

مروری بر پوشش‌های پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) و رئولوژی آن

* بهروز افتخاری^۱، ملیحه پیشوایی^۲

۱- دانشجوی کارشناسی ارشد، گروه پژوهشی رزین و افزودنی‌ها، پژوهشگاه رنگ، تهران، ایران، صندوق پستی: ۱۶۷۶۵-۶۵۴.

۲- استادیار، گروه پژوهشی رزین و افزودنی‌ها، پژوهشگاه رنگ، تهران، ایران، صندوق پستی: ۱۶۷۶۵-۶۵۴.

تاریخ دریافت: ۹۹/۰۷/۰۱ تاریخ بازبینی نهایی: ۹۹/۰۸/۱۹ تاریخ پذیرش: ۹۹/۰۹/۰۲ در دسترس بصورت الکترونیک: ۹۹/۰۹/۳۰

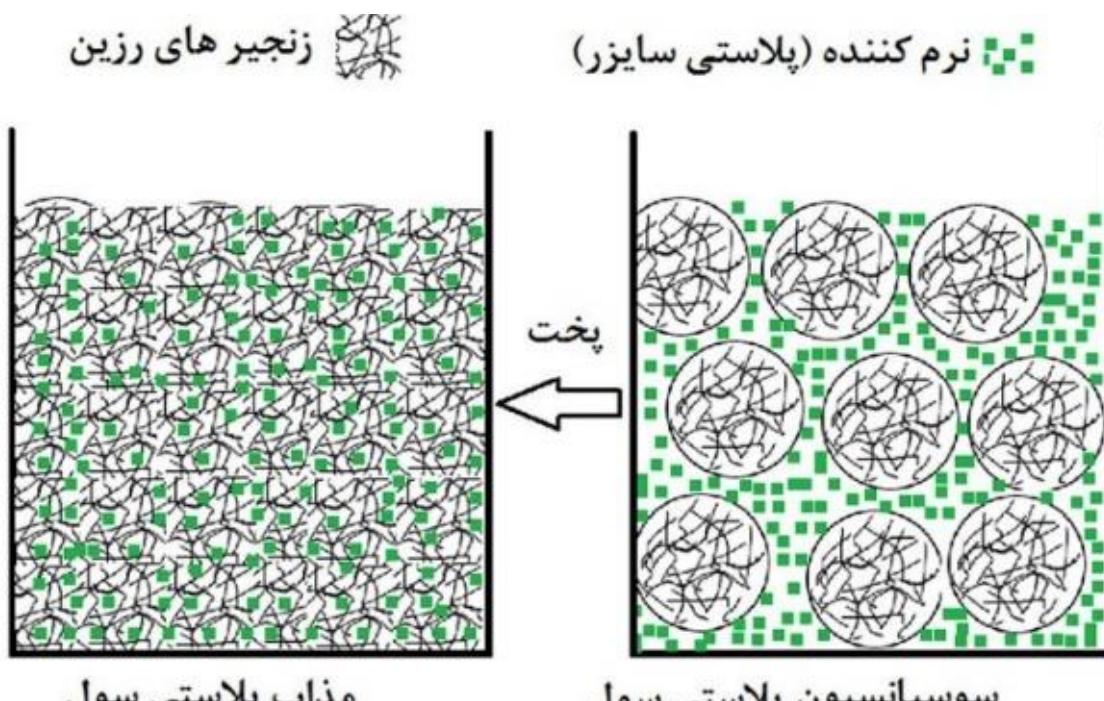
چکیده

پلاستی سول یا خمیرهای بر پایه رزین پلی(وینیل کلراید) که به عنوان کفپوش، عایق زیربدنه خودرو و دیگر مصارف مشابه استفاده می‌شوند، نوع خاصی از پوشش هستند که دارای مقدار محدودی حلال فرار می‌باشند. این نوع پوشش به دلیل غلظت زیاد رزین و امکان اعمال ضخامت بالا، خواص مکانیکی، مقاومت خوردگی و خواص عایق گرمایی بسیار خوبی دارد. سازوکار تشکیل فیلم این نوع پوشش نیز متفاوت است به این ترتیب که پس از اعمال آن روی سطح، با گرمادهی ریزساختارها تغییر کرده و خمیر به حالت ژل فیزیکی می‌رسد. سپس با افزایش بیشتر دما فرآیند ذوب آغاز می‌شود و طی آن ژل حاصله ذوب می‌گردد و ضمن همگن‌شدن و همترازی به خواص نهایی می‌رسد. مطالعه رئولوژی در این نوع پوشش حائز اهمیت است، زیرا پلاستی سول در ابتدا حالت خمیری دارد و عموماً به روش افساندن اعمال می‌شود و کنترل فرآیندهای ژل و ذوب نیز با استفاده از رئولوژی امکان‌پذیر است. در این مقاله ابتدا به معرفی پلاستی سول، ترکیبات آن و فرآیندهای ژل و ذوب می‌پردازیم، سپس مروری بر عوامل موثر بر رئولوژی آن خواهیم داشت.

واژه‌های کلیدی

پلاستی سول، پلی(وینیل کلراید)، پوشش زیربدنه خودرو، ژل و ذوب، رئولوژی.

چکیده تصویری



A Review on the Poly (Vinyl Chloride) Plastisol Coatings and Its Rheology

Behrouz Eftekhari, Malihe Pishvaei*

Department of Resin and Additives, Institute for Color Science and Technology, P.O. Box: 167654-654, Tehran, Iran.

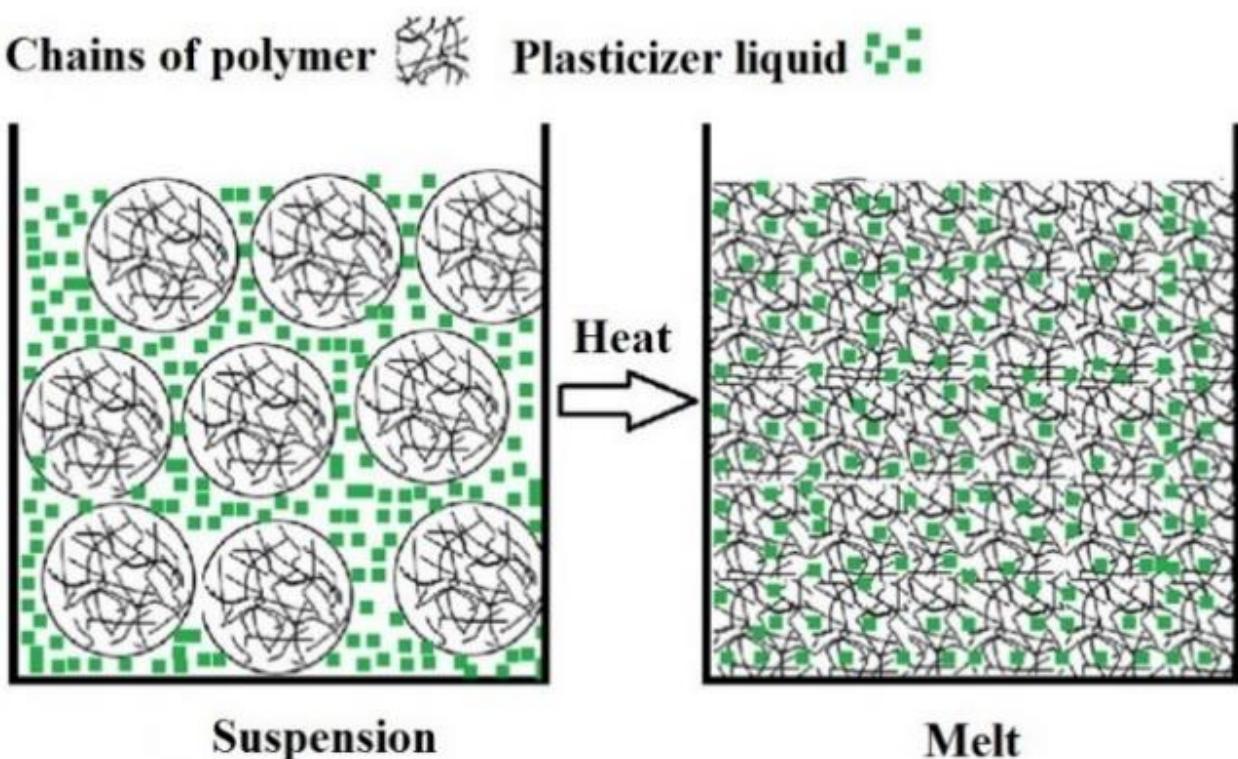
Abstract

Coatings based on plastisol or paste of poly (vinyl chloride), which are mainly used as flooring and automotive underbody coatings, are a special type of coating that has a limited amount of volatile solvent. Due to the high concentration of the resin and the possibility of applying high thickness, this type of coating has excellent mechanical properties, corrosion resistance, and thermal insulation properties. The mechanism of film formation of this type of coating is also different so that after applying it on the substrate, the microstructures are changed by heating, thus the paste becomes a physical gel. Then with the further increase of temperature, the fusion process begins, in which the gel is melted and reaches the final properties while homogenizing and leveling. It is important to study the rheology of plastisol coatings, both at the beginning which is in the form of a paste that is usually applied by spraying and after being subjected to gelation and fusion processes, which can be controlled using rheology. In this article, we will first introduce plastisol, its components followed by gelation and fusion processes, and lastly we will review the factors affecting the rheology of poly (vinyl chloride) plastisol.

Keywords

Plastisol, Poly (vinyl chloride), Automotive underbody coating, Gelation and fusion, Rheology.

Graphical abstract



کلراید) است [۵]. ترکیب پیچیده فرمول بندی پلاستی سول پلی (وینیل کلراید)، برهم‌کنش بین رزین و نرم کننده و اندازه و توزیع اندازه ذرات رزین و پرکننده، پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) را به نوع منحصر به فرد سوسپانسیون تبدیل کرده است [۱]. از این رو پژوهش‌های زیادی در رابطه با رئولوژی پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) انجام شده است. در ادامه به معرفی پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) و فرآیندهای آن پرداخته شده، سپس مروری بر مقالاتی که عوامل موثر بر رئولوژی پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) را بررسی کرده‌اند ارائه خواهد شد.

۲- پلاستی سول پلی (وینیل کلراید)

شناخته شده‌ترین پلاستی سول، پلاستی سول یا خمیر پلی (وینیل کلراید) است. پلی (وینیل کلراید) یک بسپار وینیلی است که از روش‌های مختلف بسپارش می‌شود. این بسپار اغلب به دو روش سنتر می‌شود یا بسپارش امولسیونی که ذرات ریزتر می‌دهد (مناسب برای پلاستی سول) و یا بسپارش سوسپانسیونی که ذرات درشت‌تر (مناسب برای گونه‌های^{۱۸} ترکیبات خشک پلی (وینیل کلراید)) می‌دهد [۴].

علاوه بر پودر پلی (وینیل کلراید) اصلی، پودر پلی (وینیل کلراید) منبسط^{۱۹} نیز در فرمول بندی خمیر استفاده می‌شود. پلی (وینیل کلراید) منبسط نوعی پلی (وینیل کلراید) است که به دلیل ذرات درشت‌تر و خواص ذرات فقط می‌تواند مقدار محدودی نرم کننده جذب کند که آن را جهت کاهش گرانوی به فرمول بندی اضافه می‌کنند [۷، ۸]. رزین‌های مورد استفاده در پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) می‌توانند جور بسپار^{۲۰} و بینیل کلراید یا همبسپار^{۲۱} آن را رزین‌های دیگر باشند، همچون وینیل استات، وینیلیدین کلراید و وینیل پروپیونات.

نرم کننده‌های پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) عبارتند از آدیپات‌ها، سباستات‌ها، بنزووات‌ها، فسفات‌ها، فتالات‌ها، ایزوفتالات‌ها، ترفتالات‌ها و پلی استر که می‌تواند به صورت تکی یا مخلوط استفاده شوند [۴].

۳- ترکیبات پلاستی سول پلی (وینیل کلراید)

۳-۱- رزین پلی (وینیل کلراید)

پلی (وینیل کلراید) به دلیل کم هزینه بودن و خواص بسیار متنوع، دومین گرمانترم تولیدی و مصرفی در جهان است [۹]. محصولات آن به طور گسترده در قطعات خودرو، اجزا خانه‌ها و ساختمان‌ها و بسته‌بندی برای همه چیز از مواد غذایی گرفته تا قطعات الکترونیکی استفاده می‌شود [۱۰]. کاربرد گسترده پلی (وینیل کلراید) به دو دلیل است، ابتدا این که گستره وسیعی از لحظه نوع رزین دارد (مانند انواع رزین با وزن‌های مولکولی متفاوت، جور بسپار و همبسپار آن، اندازه و توزیع اندازه ذرات مختلف، درجه بلوری شدن متفاوت و غیره) سپس امکان

۱- مقدمه

پلاستی سول‌ها^۱ پراکنه‌های^۲ مایع نسبتاً پایدار از ذرات ریز بسپار درون فاز پیوسته مایع نرم کننده‌اند^۳ که حاوی مقدار کمی حلal می‌باشد [۱]. معمولاً از حلال‌های هیدروکربن برای کاهش گرانوی پلاستی سول استفاده می‌شود. این حلال‌ها هیچ عملکرد نرم کنندگی در فرمول بندی ندارند و البته منبعی از ترکیبات آلی فرار و خطرناک برای سلامتی هستند [۲]. افزودنی‌های پلاستی سول شامل پایدارکننده‌ها، عامل پف‌دهنده^۴، افزودنی‌های واکنش‌پذیر^۵ پرکننده‌های معدنی و رنگدانه‌ها هستند [۱]. فراورش پلاستی سول از آنجا که در مقایسه با روش‌های دیگر، پردازش نسبتاً آسان و تجهیزات کم هزینه دارد، یکی از کارآمدترین روش‌ها است [۳]. زمانی که پلاستی سول تا دمای بالاتر از دمای انتقال شیشه‌ای^۶ رزین گرم می‌شود، رزین توسط نفوذ نرم کننده حل می‌شود و ذرات رزین به یک فاز پیوسته پلاستیک با حالت لاستیکی^۷ تبدیل می‌شوند؛ به این فرآیند «پخت»^۸ پلاستی سول می‌گویند. علاوه بر این گرمادهی بالاتر از دمای ذوب رزین یک مذاب همگن ایجاد می‌کند که با سردشدن آن به خواص مکانیکی نهایی می‌رسیم. پوشش جامد به دست آمده معمولاً سخت و کشسان^۹ است مخصوصاً زمانی که کاربرد پوشش زیر بدنه خودرو^{۱۰} مد نظر باشد [۴]. تغییر گرانوی در حین حمل و نقل، ذخیره‌سازی و ساخت از مهم‌ترین موضوعات مربوط به پلاستی سول‌ها است. گرانوی پلاستی سول با زمان ذخیره‌سازی افزایش می‌یابد، این پدیده «پیرش‌گی پلاستی سول» نامیده می‌شود [۵].

پلاستی سول به عنوان پوشش ابتدا بسته به کاربرد با روش‌های مختلفی روی سطوح اعمال می‌شود، سپس با گرمادهی در مدت زمان و دماهای مختلف پخت می‌شود. خواص جیانی پلاستی سول‌ها در دمای اتاق باعث می‌شود آن‌ها به روش‌های مختلفی مانند غوطه‌وری^{۱۱}، قالب‌گیری ریخته‌گری^{۱۲}، قالب چرخشی، روزن رانی^{۱۳}، افساندن^{۱۴}، پخش‌شدن^{۱۵} و چاپ توری^{۱۶} اعمال شوند. روش افساندن یا پاشش متداول‌ترین روش اعمال پلاستی سول است، مخصوصاً برای عایق زیر بدنه خودرو که توسط دستگاه‌های خودکار انجام می‌شود [۶، ۱۷].

شناخته شده‌ترین پلاستی سول، پلاستی سول یا خمیر^{۱۸} پلی (وینیل

¹ Plastisol

² Dispersion

³ Plasticizer

⁴ Blowing agent

⁵ Reactive

⁶ Tg

⁷ Rubbery

⁸ Baking

⁹ Elastic

¹⁰ Automotive underbody coating

¹¹ Dipping

¹² Cast molding

¹³ Extrusion

¹⁴ Spraying

¹⁵ Spreading

¹⁶ Screen printing

¹⁷ Paste

¹⁸ Grade

¹⁹ Extender

²⁰ Homopolymer

²¹ Copolymer

مقاله

نرم‌کننده‌های GP با کاربرد عمومی^۵ مانند DOP (دی‌اکتیل فتالات) گرانروی مطلوبی به پلاستی سول می‌دهند و توازن خوبی از لحاظ قیمت و دیگر خواص دارند. دی استرهای آلفاکتیک مانند آدیپات‌ها و سیلکوھگزان کربوکسیلات‌ها، گرانروی کمتری نسبت به GP فراهم می‌کنند. فتالات‌های خطی، نرم‌کننده‌های با فاراپیت کم مانند DIDP (دی‌ایزو دسیل فتالات) عموماً گرانروی بیشتری نسبت به GP ایجاد می‌کنند. نرم‌کننده‌های سریع حل کننده^۶ مانند BBP (بوتیل بنزیل فتالات) پلاستی سول‌هایی تولید می‌کنند که به دلیل تورم ذرات زرین، گرانروی بالاتری ایجاد می‌کنند. نرم‌کننده‌های ثانویه گرانروی را کاهش می‌دهند و به دلیل سازگاری محدود با زرین، همراه با نرم‌کننده‌های دیگر استفاده می‌شوند و به تنهایی قابل استفاده نیستند. همانند تمام فرمول‌بندی‌ها در نهایت خواص مکانیکی مورد نیاز برای هر کاربرد و پیرشگری، مقدار و نوع نرم‌کننده را مشخص می‌کند [۱۱]. نرم‌کننده‌های فتالات به طور گسترده در ساخت پلی(وینیل کلراید) انعطاف‌پذیر استفاده می‌شوند، در سال‌های اخیر استفاده از این مواد به دلیل خطر احتمالی برای سلامتی انسان، در برخی از کاربردها ممنوع شده است. از سوی دیگر افزایش آگاهی از محیط‌زیست، پژوهشگران صنعت و دانشگاه را افروزندی مشتق شده از نفت کنند. بیشتر نرم‌کننده‌های زیستی^۷ از روغن‌های طبیعی تهیه شده‌اند، که به منظور بهبود سازگاری آن‌ها با پلی(وینیل کلراید)، اصلاح شده‌اند. بد ایراد اصلی در استفاده از نرم‌کننده‌های زیستی هزینه بالای آن‌ها است که اغلب با قیمت بازار پلی(وینیل کلراید) انعطاف‌پذیر ساخته شده با نرم‌کننده‌های فتالات، قابل رقابت نیست. روغن سویای اپوکسی دار شده و روغن کاردانول^۸ از جمله نرم‌کننده‌های زیستی هستند [۱۲]. در جدول ۱ تعدادی از نرم‌کننده‌های مصرفی در پلی(وینیل کلراید) انعطاف‌پذیر به همراه نام‌های تجاری آن‌ها آمده است [۱۳].

فرمول‌بندی آن با مقدار زیادی افزودنی وجود دارد، که این ویژگی در مقایسه با سایر بسپارها بی نظیر است [۱۱]. مولکول وینیل کلراید که تکپار^۱ پلی(وینیل کلراید) است با دمای جوش ۱۴ درجه سانتی گراد در دمای محیط به صورت گاز است. بسپارش آن به روش افزایشی و با آغازگرهای مختلفی از قبیل پروکسیدهای آلی، ترکیبات آلفاکتیک آزو و ترکیبات پروکسی انجام‌پذیر است. پلی(وینیل کلراید) در دمای معمولی در حلال‌های حاوی اکسیژن مانند اترها (دی‌اکسان، تتراهیدروفوران‌ها)، کتون‌ها (سیکلوهگزان‌تون، متیل ایزو بوتیل کتون) و نیز در حلال‌های حاوی کلر (اتیلن کلراید) و نیتروبنزن حل می‌شود [۱۲]. پلی(وینیل کلراید) ماده‌ای بی رنگ، سخت و دارای چگالی بالا و نقطه نرمی^۲ پایین است. این بسپار به دلیل داشتن پیوندهای کربن – کلر دارای ثابت الکتریکی بالاست. دمای انتقال شیشه‌ای آن حدود ۸۰ درجه سانتی گراد است و چون دارای اتم‌های کلر است، خاصیت خاموش‌کننده‌گی دارد [۱۲]. پلی(وینیل کلراید) به دلیل مقاومت حرارتی محدود به صورت خالص قابل شکل دهی نمی‌باشد و برای شکل دهی باید مواد افزودنی به آن اضافه شود. با توجه به کاربرد، افزودنی‌های پلی(وینیل کلراید) شامل مواد نرم‌کننده، پایدارکننده، پرکننده یا سختکننده‌ها می‌باشد. این بسپار از لحاظ ساختاری از جمله مواد کاملاً بی‌شکل^۳ نیست و حاوی مقدار کمی (در حدود کمتر از ۱۰ درصد) ساختمان بلوری^۴ است. ساختار بلوری این مواد تا دمای کمتر از ۲۰۰ درجه سانتی گراد همچنان حفظ می‌شوند [۱۳].

۲-۳- نرم‌کننده‌ها

نرم‌کننده‌های پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) به چند دسته تقسیم می‌شوند:

¹ Monomer

² Softening point

³ Amorphous

⁴ Crystalline

جدول ۱- برخی نرم‌کننده‌های پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) [۱۳].

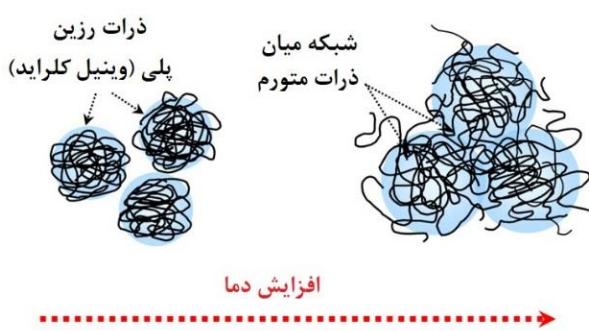
نام تجاری	نرم‌کننده	نام تجاری	نرم‌کننده
Palatinol A (DEP)	دی‌اکتیل فتالات	Palamoll 652 (PA3)	پلی‌آدیپات
Palatimol 7-11p (HUP)	هپتیل آندسیل فتالات	Palamoll 653 (PA7)	پلی‌آدیپات
Palatinol 9-11p (NUP)	نونیل آندسیل فتالات	Citroflex A4 (ATBC)	استیل تری بوتیل سیترات
Palatinol 11 (DUP)	دی‌آندسیل فتالات	Citroflex A6 (ATHC)	استیل تری هگزیل سیترات
Palatinol IC (DIBP)	دی‌ایزو بوتیل فتالات	Mesamoll ASE (ASE)	آلکیل سولفونیک استر
Jayflex 77 (DIHP)	دی‌ایزو هپتیل فتالات	EastmanTM168 (EHBDC)	بنزن دی‌کربوکسیلات
Palatinol DOP (DOP)	دی‌اکتیل هگزیل فتالات	Hercoflex 600 (H609)	پنتا اریتریتول استر
Palatinol N (DINP)	دی‌ایزو نونیل فتالات	Hercoflex 707 (H707)	پنتا اریتریتول استر
Plastomoll DHA (DHA)	دی‌هگزیل آدیپات	Hexomoll DINCH (DINCH)	سیکلوهگزان دی‌استر
Plastomoll DNA (DINA)	دی‌ایزو نونیل آدیپات		

می شود دو فرآیند را تجربه می کند، که به عنوان فرآیند ژل و ذوب^۱ پلاستی سول شناخته می شود. در مرحله اول رزین در فاز پیوسته نرم کننده حل می شود و ژل حاصل می شود جایی که برخی پژوهشگران به وجود میکرو بلورهای رزین اشاره کرده اند که ساختار شبکه ای را تشکیل می دهند. در مرحله دوم ساختار شبکه توسط ذوب میکرو بلورها از بین می رود و پلاستی سول به حالت همگن می رسد و پس از سرد شدن منجر به ایجاد یک محصول جامد با خواص نهایی می شود [۱۷، ۱۸].

سرعت فرآیندهای ژل و ذوب مهم هستند و اغلب جنبه های بحرانی فرآیند پلاستی سول می باشند. هر کدام از رزین های صنعتی سرعت ژل و ذوب خود را دارند. همچنین نرم کننده نیز اثر قابل توجهی در سرعت فرآیندهای ژل و ذوب دارد [۱۹].

یکی از مفید ترین روش ها برای کنترل فرآیندهای ژل و ذوب، شناسایی سامانه با اندازه گیری خواص ویسکوالاستیک است [۲۰]. در این روش که به طور گسترش استفاده شده است تغییر ویژگی های رئولوژیکی با دما تحلیل می شود. در نتیجه این روش، روندهای زیر شرح داده شده است.

در ابتدا با افزایش دما کاهش گرانروی مشاهده می شود. در این مرحله سامانه به عنوان سوسپانسیون^۲ ذرات غیر متعامل^۳ پلی (وینیل کلراید) در در فاز پیوسته نرم کننده عمل می کند که گرانروی آن با افزایش درجه حرارت کاهش می یابد. در مرحله بعد افزایش قابل توجهی در مدول و گرانروی صورت می گیرد که هر دو به یک مقدار بیشینه می رسند. ذرات رزین شروع به تورم و برهمن کنش با یکدیگر می کنند و یک ساختار ژل با مقاومت مکانیکی ضعیف را ایجاد می کنند (شکل ۱). در مرحله آخر با افزایش دما مجدداً گرانروی کاهش می یابد و سامانه به مذاب تبدیل می شود [۲۱، ۲۲]. رفتار مدول ذخیره (G') و مدل اتلاف (G") یک نمونه پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) در شکل ۲ آورده شده است. در ابتدا گرمادهی پایین تر از نقطه T_g مدول ها را کاهش داده است و مشاهده می شود مدول اتلاف بیشتر از مدول ذخیره است.



شکل ۱- تشکیل درهم تندیگی^۴ مولکولی در طی فرآیند ژل [۲۱].

¹ Gelation and fusion

² Suspension

³ Non interacting

⁴ Entanglement

۳-۳- پرکننده ها

پرکننده هایی که برای پلاستی سول پلی (وینیل کلراید) استفاده می شوند عبارتند از: کربنات کلسیم ، تالک، خاک رس هایی مانند کائولین و خاک رس چینی، سولفات باریم، الیاف مختلف، سیلیس، میکرو کپسول های تو خالی وغیره. کربنات کلسیم به دلیل فراهم آوردن سختی و استحکام کششی، افزایش کدورت و سفیدی، کاهش تحرک نرم کننده و کنترل رئولوژی از طریق ایجاد گرانروی و تیکسو ترزوپی به طور گسترش دای به این منظور استفاده می شود [۴].

۴-۳- پایدار کننده ها

پایدار کننده های حرارتی جهت تأخیر تخریب حرارتی رزین استفاده می شوند. این پایدار کننده ها عبارتند از: پایدار کننده های پتاسیم، باریم، روی، کادمیم، سرب، قلع، آمینو اسید کروتون، ایندول و اوره. پایدار کننده های نوری نظیر اکسید تیتانیم و دوده نیز جهت جلوگیری از تخریب رزین در برابر نور فرابنفش استفاده می شوند [۱۳].

۴- تهیه پلاستی سول پلی (وینیل کلراید)

اختلاط پلاستی سول با توجه به گرانروی آن توسط مخلوط کن های مختلف (از لحظه سرعت) انجام می شود. مناسب ترین مخلوط کن مخلوط کن های ترکیبی باشد که کم و زیاد است. ابتدا مواد مایع وارد مخلوط کن می شود و دستگاه با دور کم شروع به کار می کند سپس پودر رزین، پرکننده و سایر مواد جامد اضافه می شود و دستگاه با سرعت بیشتر مواد را مخلوط می کند. مخلوط کردن کارآمد پلاستی سول نیاز به یک ورودی دارد که مشکلات پراکنده، تجمع گرما یا هواده را نداشته باشد. همانند سایر مخلوط کردن ها پراکنده خوب مواد جامد و دستیابی به ترکیب همگن (توزیع خوب) ضروری است. اختلاط باید بدون ایجاد گرمای بیش از حد انجام شود تا از ژل شدن که به راحتی در دمای ۴۰ درجه سانتی گراد یا بالاتر اتفاق می افتد، جلوگیری شود. مطلوب است که درجه حرارت پایین تر از ۳۰ درجه سانتی گراد با استفاده از خنک کننده، چرخه های کوتاه و سرعت چرخش مناسب حفظ شود. مخلوط کن باید کل مواد را به قسمت فعلی اختلاط بکشاند این امر خصوصاً در مورد پلاستی سول هایی که گرانروی آن ها با برش کاهش می یابد، بسیار مهم است. در این موارد، چندین مجموعه تیغه روی شفت مطلوب است [۱۱]. اگر هواگیری از پلاستی سول در مرحله اختلاط خلاء انجام نشود، این کار باید در مرحله بعد توسط دستگاه خلاء انجام شود. مخلوط همگن پس از مرحله اختلاط به مدت ۱ ساعت تحت فشار ۱ میلی بار تحت خلا قرار می گیرد تا هوا از آن خارج شود [۱۶].

۵- فرآیند ژل و ذوب

هنگامی که پلاستی سول تا دمای ۱۸۰-۲۰۰ درجه سانتی گراد گرمادهی

مقاله

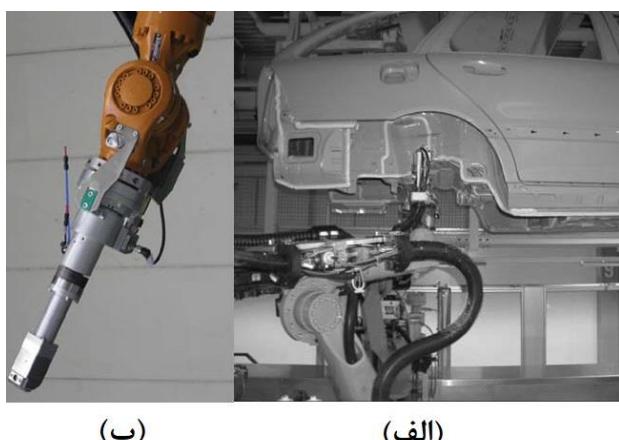
می‌شود و محصول غیرقابل استفاده می‌گردد. همچنین مواد نباید با هوای محیط تماس داشته باشند، جذب رطوبت هوا می‌تواند گرانروی پلاستی سول را بی ثبات کند و ثبات گرمایی محصول نهایی را از طریق آبکافت کاهش دهد [۱۱].

۷- کاربردهای پلاستی سول پلی(وینیل کلراید)

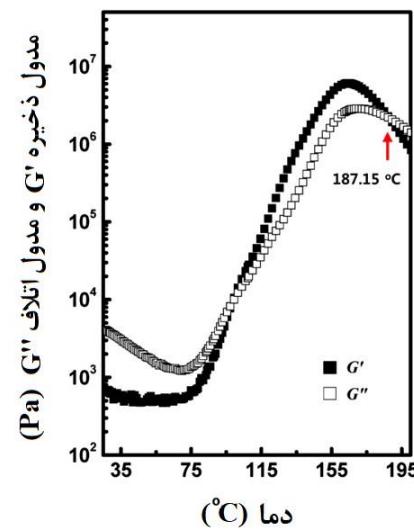
همانطور که قبلاً ذکر شد پلاستی سول نوعی پراکنه است که به دلیل غلاظت زیاد بسپار از خواص جامد خوبی برخوردار است و در دمای اتاق درون فاز مایع حل نمی‌شود (مگر در مدت زمان طولانی انبارداری)، پس از ژل شدن نیز کیفیت همگن خود را حفظ می‌کند [۲۸، ۲۹]. کاربرد پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) به عنوان پوشش عبارتند از کفپوش ساختمان، پوشش زیر بدنه خودرو، درزگیر خودرو، روکش قطعات اتومبیل، باند فرودگاهها، پرکردن اتصالات بزرگراه‌ها، و پرکردن ترک‌های آن [۱۰، ۴۰، ۳۰].

دیگر کاربردهای پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) عبارتند از: آغشته‌سازی و پوشش بسترهای نساجی، تولید عایق کابل‌های الکتریکی، چرم مصنوعی، کاغذ دیواری، پاکت‌های بسته‌بندی، اسباب‌بازی، دستکش، چکمه و سایر محصولات مشابه [۳۱، ۱۳، ۴].

پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) به طور گستردگی برای پوشش زیر بدنه خودرو و درزگیر استفاده می‌شود [۳۲]. زیر بدنه خودرو غالباً بخشی از فرآیند پوشش دهی است که پس از مرحله (ED)^۴ و مرحله پوشش پرایمری اعمال و سپس وارد کوره می‌گردد. پوشش زیر بدنه خودرو توسط دستگاه خودکار ایرلس افشارنده و درزگیر نیز توسط نازل‌های جریان مسطح^۵ اکسترود می‌شود (شکل ۳). ضخامت فیلم خشک پوشش زیر بدنه بین ۶۰۰ تا ۱۰۰۰ میکرون است که مقاومت عالی در برابر سایش، خوردگی و لرزش دارد و یک عایق حرارتی خوب و مانع برای پاشش سنگ‌ریزه است [۲۸، ۲۹، ۳۳].



شکل ۳- (الف) ایرلس خودکار و (ب) نازل جریان مسطح [۳۳].



شکل ۲- مدول انتلاف □ و مدول ذخیره ■ یک پلاستی سول در برابر دما طی فرآیندهای ژل و ذوب [۲۱].

با افزایش دما جایی که دو مدول یکدیگر را قطع می‌کنند فرآیند ژل شدن آغاز می‌شود. در طی این فرآیند، پلاستی سول حالت ژل فیزیکی دارد و مدول ذخیره بیشتر از مدول انتلاف می‌شود. با افزایش گرمادهی دوباره مدول‌ها کاهش می‌یابند و یکدیگر را مجدداً قطع می‌کنند که این نقطه آغاز فرآیند ذوب است [۲۱]. این روند کاهش و افزایش مدول‌ها برای گرانروی نیز وجود دارد [۲۲، ۲۳].

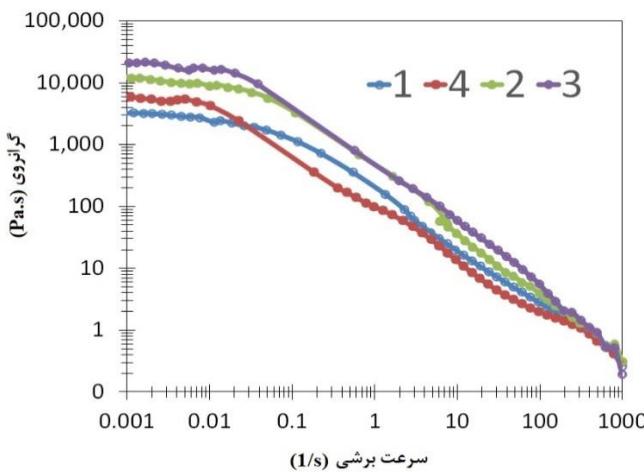
۶- پیرشدگی پلاستی سول

گرانروی پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) تازه تهیه شده، با گذشت زمان طی انبارداری افزایش می‌یابد به این پدیده پیرشدگی^۱ پلاستی سول یا پیرشدگی^۲ گرانروی^۳ می‌گویند [۲۴]. این افزایش گرانروی در ابتدا سریع است تا به یک مقدار برسد، اگر چه پس از آن نیز افزایش گرانروی وجود دارد ولی سرعت آن کم است [۲۵]. سازوکارهایی که باعث ایجاد پیرشدگی در پلاستی سول می‌شوند عبارتند از: شکسته شدن ذرات کلوخه،^۶ پورم ذرات، انحلال ذرات و توسعه ساختار پلاستی سول [۲۶]. سرعت و اندازه پیرشدگی بستگی دارد به این که پلاستی سول چگونه ساخته شده است. همچنین پیرشدگی^۷ به دو عامل قدرت حلایت نرم کننده سرعت پیرشدگی بیشتر می‌شود. افزایش دما نیز سرعت پیرشدگی را افزایش می‌دهد، به طور مثال پیرشدگی در دمای ۴۰ درجه سانتی‌گراد به طور قابل ملاحظه‌ای بیشتر از پیرشدگی در دمای محیط است [۲۷].

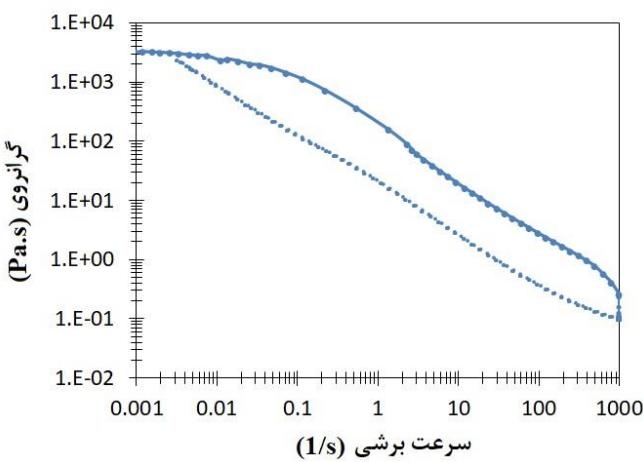
جهت جلوگیری از پیرشدگی، پلاستی سول‌ها باید به طور مناسب نگهداری شوند. دمای انبارداری باید پایین تر از ۲۷-۳۰ درجه سانتی‌گراد باشد اگر دما به محدوده ۴۵-۶۰ درجه سانتی‌گراد برسد ژل شدن شروع

⁴ Electro deposition
⁵ Flat stream nozzles

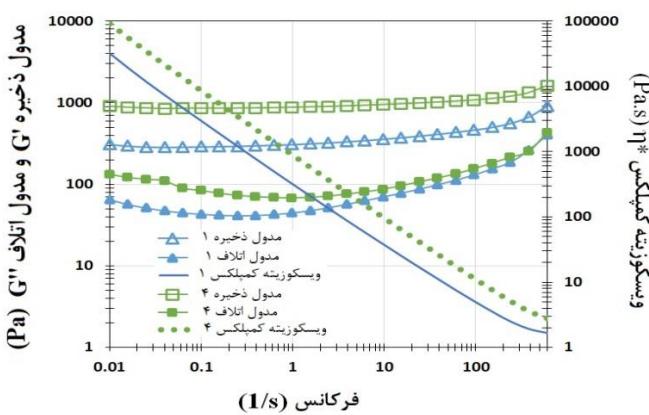
¹ Aging or ageing
² Viscosity aging
³ Particle deagglomeration



شکل ۴- تغییرات گرانروی با سرعت برشی نمونه‌های پلاستی سول [۴۱].



شکل ۵- منحنی رفت (خط ممتدا) و برگشتی (خط چین) گرانروی برای نمونه ۱ [۴۱].



شکل ۶- منحنی آزمون رویش فرکانس عالیه‌ای زیر بدن، خط ممتدا: گرانروی کمپلکس نمونه ۱، نقطه چین: گرانروی کمپلکس نمونه ۴، مثلث‌ها: نمونه ۱، مربع‌ها: نمونه ۴، نمادهای توانایی: مدول ذخیره، نمادهای توپر: مدول اتلاف [۴۲].

-۸- رئولوژی پلاستی سول پلی(وبنیل کلراید)

فرآیند پلاستی سول وابسته به رئولوژی و به دنبال آن عوامل مؤثر بر رئولوژی است [۳۴]. از دیدگاه رئولوژی پلاستی سول در ابتدا یک سامانه سوسپانسیون است و پس از فرآیند ذل و ذوب به یک سامانه مذاب پلیمری تبدیل می‌شود [۲۰، ۲۱]. در مورد رئولوژی سوسپانسیون اگر فاز نیوتونی و در غلظت‌های زیاد آن، رفتار سوسپانسیون، غیرنیوتونی است. اگر فاز مایع رفتار غیرنیوتونی داشته باشد، رئولوژی سوسپانسیون پیچیده می‌شود [۳۵]. علاوه بر دما و سرعت برشی، رئولوژی سوسپانسیون به کسر حجمی ذرات، اندازه و توزیع اندازه ذرات، نیروهای بین ذرات و شکل و انعطاف‌پذیری ذرات وابسته است [۳۶، ۳۷]. اما رئولوژی یک سامانه مذاب پلیمری به نوع و مقدار افزودنی‌ها، جرم مولکولی و توزیع آن و دمای انتقال شیشه‌ای بستگی دارد [۳۸]. در مرحله اول یعنی در حالت سوسپانسیون، چون خمیر معمولاً روی یک سطح افشارنده می‌شود رئولوژی (در دمای اتاق) بیشتر از حالت مذاب حائز اهمیت است [۳۹]. فعل و انفعالات بین اجزا پلاستی سول شبکه‌ای تشکیل می‌دهد که گرانروی ماده را در سرعت‌های برشی کم، بالا می‌برد. هنگامی که ماده تحت برش پمپاژ قرار می‌گیرد شبکه می‌شکند و گرانروی به مقدار تثبیت شده پایین‌تری باز می‌گردد که در این حالت ماده رفتار رقیق‌شونده با برش^۱ و رقیق‌شونده با زمان^۲ دارد و این رفتار مطلوب است زیرا اجازه می‌دهد پوشش بدون چکه‌کردن و شره اعمال شود [۴۰]. پیشوایی و همکارانش [۴۱] رفتار رئولوژیکی ۲ نمونه تجاری درزگیر و ۲ نمونه عایق زیر بدن را در دمای اتاق بررسی کردند. در جدول ۲ مشخصات نمونه‌ها ارائه شده است.

شکل ۴ تغییرات گرانروی بر حسب سرعت برشی نمونه ها را نشان می‌دهد. برای هر ۴ نمونه، ناحیه نیوتونی اوایله و سپس رفتار رقیق‌شونده با برش دیده می‌شود. آزمون‌ها بطور رفت و برگشتی انجام شده است و در همه نمونه‌ها رفتار رقیق‌شونده با زمان نیز مشاهده می‌شود. در شکل ۵ سیکل تیکسوتروپی نمونه ۱ نشان داده شده است [۴۱]. شکل ۶ خواص ویسکوالاستیک دو عایق زیر بدن (جدول ۲) را نشان می‌دهد.

جدول ۲- مشخصات نمونه‌های پلاستی سول مورد آزمون [۴۱].

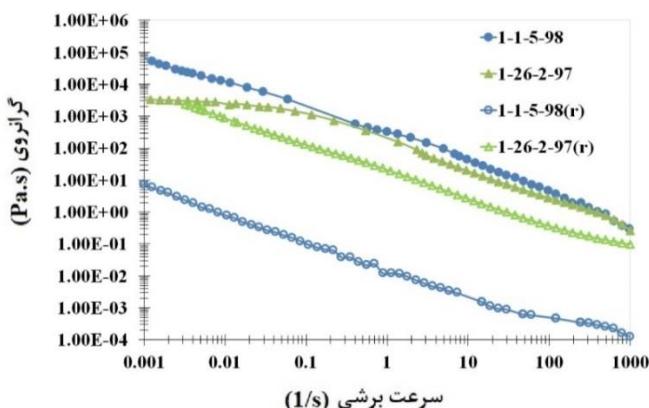
نام نمونه	کاربرد	درصد جامد(%)
۱	عایق زیر بدن	۹۰/۶۱
۲	درزگیر	۹۴/۴۱
۳	درزگیر	۹۶/۲
۴	عایق زیر بدن	۹۲/۸۵

^۱ Shear thinning^۲ Thixotropy

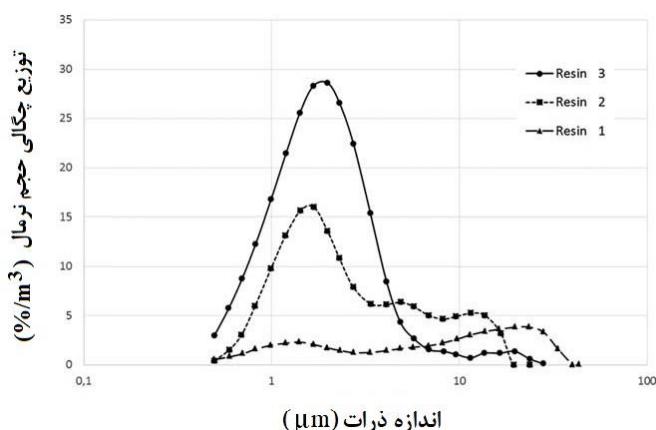
مقاله

جدول ۳- شش نمونه پلاستی سول تهیه شده با فرمول‌های مختلف، سه نمونه بدون پرکننده با رزین‌های متفاوت و سه نمونه با رزین ثابت (رزین ۲) و پرکننده‌های متفاوت است [۱].

فرمول‌بندی بر حسب گرم						محصول
همراه با پرکننده			بدون پرکننده			
F2D40	F2D15	F2D10	F3	F2	F1	
-	-	-	-	-	۱۰۰	رزین ۱
۱۰۰	۱۰۰	۱۰۰	-	۱۰۰	-	رزین ۲
-	-	-	۱۰۰	-	-	رزین ۳
-	-	۱۷۵	-	-	-	پرکننده D10
-	۱۷۵	-	-	-	-	پرکننده D15
۱۷۵	-	-	-	-	-	پرکننده D40
۷۵	۷۵	۷۵	۶۰	۶۰	۶۰	(DINP) نرم‌کننده
۳۵۰	۳۵۰	۳۵۰	۱۶۰	۱۶۰	۱۶۰	جمع (گرم)
۶۳/۹	۶۳/۹	۶۳/۹	۵۳/۷	۵۳/۷	۵۳/۷	کسر حجمی جامد (%)



شکل ۷- گرانروی حالت پایان نمونه ۱، نماد مثلث: ۲۰ روز پس از تولید، نماد دایره: ۱۵ ماه پس از تولید، نمادهای توالی: منحنی بازگشتی [۴۳].



شکل ۸- توزیع اندازه ذرات سه رزین مورد استفاده در پلاستی سول، رزین ۱: رزین ۲: ■ رزین ۳: ● [۱].

در دامنه فرکانس مورد آزمون برای همه نمونه‌ها مدول ذخیره بیشتر از مدول اتلاف است و مدول‌ها غیروابسته به فرکانس هستند که این بیانگر حالت کشسان و ناحیه لاستیکی نمونه‌ها است. رفتار رئولوژیکی نمونه‌ها نشان دهنده برهمنکنش‌های شدید اجزا پلاستی سول است [۴۲]. همانطور که در قسمت ۶ گفته شد پیر شدگی بالافاصله پس از تهیه پلاستی سول با سرعت زیاد آغاز می‌شود. اگرچه عمدۀ این تغییرات تا ۱۴ روز پس از تهیه پلاستی سول اتفاق می‌افتد اما در مدت زمان انبارداری طولانی می‌توان تغییرات معناداری مشاهده کرد. شکل ۷ تغییرات در گرانروی نمونه ۱ (جدول ۲) از ۲۰ روز پس از ساخت نمونه تا ۱۵ ماه بعد از آن را نشان می‌دهد. برای نمونه‌های دیگر هم تغییرات مشابه مشاهده شد [۴۳].

مشاهده می‌شود ناحیه نیوتونی دیده شده در شکل ۵، وجود ندارد و در تمامی محدوده سرعت برشی مقادیر گرانروی افزایش یافته است. همچنین ناحیه هیسترزیس افزایش چشمگیری داشته است. همه این تغییرات می‌تواند مربوط به تشکیل ریز ساختار توسط نفوذ نرم‌کننده درون ذرات رزین (تورم) و جلوگیری از کلوخه‌ای شدن باشد. با توجه به اصل انطباق زمان-دما^۱ پلاستی سول طی زمان انبارداری طولانی در دمای ثابت محیط همانند تجربه دمای بالاتر در مدت زمان کم، ژل می‌شود [۴۳].

۹- مروری بر عوامل موثر بر رئولوژی پلاستی سول پلی(وینیل کلراید)

۹-۱- اثر اندازه و توزیع اندازه ذرات

در سال ۲۰۱۷ عبدالسلام^۲ [۱] و همکارانش اثر سه نوع رزین پلی(وینیل کلراید) با توزیع اندازه ذرات مختلف را بر روی رئولوژی پوشش‌های پلاستی سول بررسی کردند. آن‌ها ترکیبات مختلفی را با توجه به مقادیر متفاوت هر یک از رزین‌ها و مقدار پرکننده تهیه کردند تا اثر هریک را بر رئولوژی پلاستی سول بررسی کنند (جدول ۳). رزین شماره ۱ توزیع اندازه ذرات پهنه، رزین شماره ۳ توزیع اندازه باریک و رزین شماره ۲ توزیعی بین این دو دارد (شکل ۸).

سه نوع پرکننده کربنات کلسیم با قطرهای مختلف متوسط استفاده شده است (جدول ۳). پرکننده های D40 و D15 و D10 به ترتیب دارای قطرهای متوسط ۰.۹ و ۰.۲۰ میکرون هستند [۱]. ابتدا اثر توزیع اندازه ذرات بر روی گرانروی پلاستی سول به تنها بررسی شد یعنی مقایسه نمونه‌های F1 و F2 و F3 که درصد جامد یکسان اما توزیع اندازه ذرات متفاوت (شکل ۹) دارند [۱].

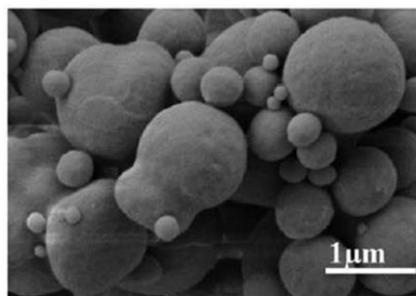
پلاستی سول حاوی رزین با توزیع اندازه ذرات پهنه در سرعت‌های برشی پایین گرانروی بیشتر و رفتار رقیق شونده با سرعت برشی، نشان می‌دهد همچنین دچار شکست در سرعت‌های برشی بالا شده است.

¹ Time-temperature superposition principle (TTS)
² Abdesselam

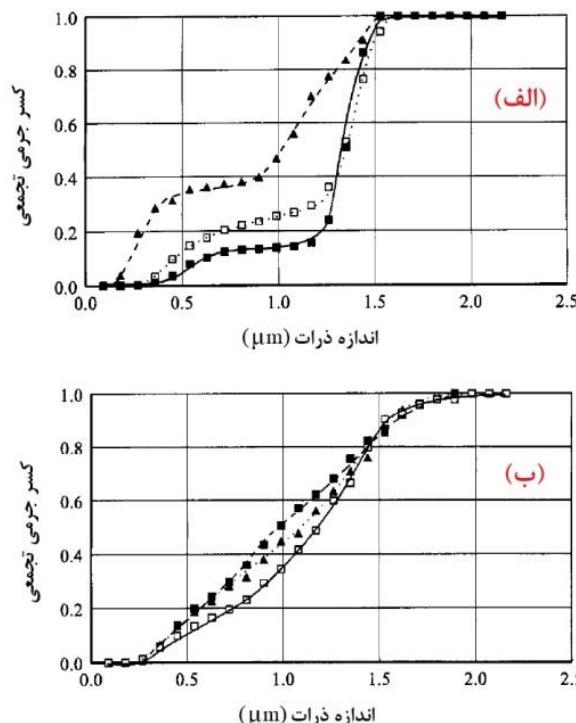
میکرو سوسپانسیونی هستند و دارای توزیع اندازه ذرات شبیه به هم با وزن مولکولی متفاوت می‌باشند. شکل ۱۱ توزیع اندازه ذرات رزین‌ها را نشان می‌دهد [۱۷].

جدول ۴- مشخصات رزین‌های تجاری مورد استفاده [۱۷].

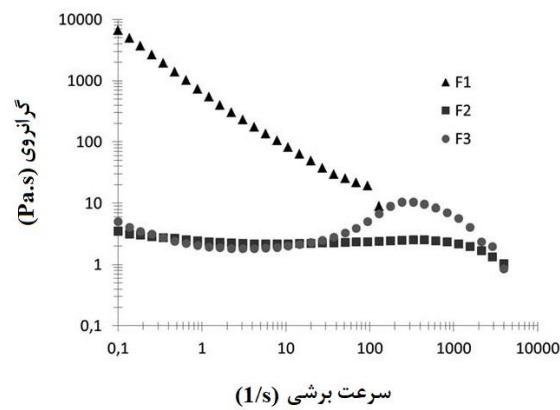
کسر ذرات زیر ۱/۲۵ میکرون (%)	K ارزش	وزن مولکولی	رزین
۲۴	۶۷	۱۰۱۶۰۰	ETINOX 450
۷۹	۶۷	۱۰۱۳۰۰	HISPAVIC 367 A
۳۸	۶۷	-	HISPAWC 367 B
۶۷	۶۸	۱۰۱۹۰۰	MIRVYL 1172
۶۲	۷۱	۱۱۰۳۰۰	MIRVYL 1302
۶۰	۸۰	۱۴۴۴۰۰	MIRVYL 1702



شکل ۱۰- تصویر میکروسکوپ الکترونی رویشی رزین شماره ۳ (دارای توزیع اندازه ذرات باریک) [۱۱]



شکل ۱۱- توزیع اندازه ذرات رزین‌ها، (الف) رزین‌های امولسیونی، ■ETINOX 450 و HISPAVIC 367 B و HISPAVIC 367 A و (ب) رزین‌های میکرو سوسپانسیونی ▲MARVYL 1172 و ▲MARVYL 1302 و □MARVYL 1702 و ▲MIRVYL 1702 و □MIRVYL 1172 و ▲MIRVYL 1302. [۱۷]



شکل ۹- گرینروی نمونه‌های پلاستی سول F1, F2 و F3 (بدون پرکننده) [۱۷].

گرانزوی بیشتر این نمونه نشان دهنده برهم‌کنش‌های بیشتر بین رزین و نرم کننده است. پلاستی سول حاوی ذرات رزین با توزیع اندازه باریک ابتدا رفتار رقیق شونده با سرعت برشی نشان داده ولی در سرعت‌های برشی بالا رفتار غلیظ شونده نشان می‌دهد. نویسنده‌اندکه این ممکن است به علت وجود ذرات ریز در بین ذرات تقریباً یک اندازه رزین باشد (شکل ۱۰). پلاستی سول با توزیع اندازه متوسط، در سرعت‌های برشی پایین ناحیه نیوتونی نشان داده و در سرعت‌های برشی بالا رفتار رقیق شونده با سرعت برشی داشته است [۱۱].

هافمن^۱ و همکارانش [۲۶] با مطالعه کلوخه‌ای نشدن، نشان دادند که با از بین رفتن کلوخه‌ها تعییر در توزیع اندازه ذرات ایجاد می‌شود و با افزایش سطح ذرات، برهم‌کنش آن‌ها زیاد شده و گرانزوی افزایش می‌یابد. در این مطالعه از نرم کننده‌های DOP (دی‌اکتیل فتالات)، DUP (دی‌آندسیل فتالات)، DAP (دی‌آلکیل فتالات)، DIDP (دی‌ایزو دسیل فتالات)، BBP (بوتیل بنزیل فتالات) و دو نوع رزین پلی(وینیل کلراید) امولسیونی تجاری استفاده شد. یک رزین دارای ویژگی پیش‌شدنگی با سرعت کم و دیگری دارای ویژگی پیش‌شدنگی با سرعت بیشتر نسبت به رزین اول بود.

۲-۹- اثر وزن مولکولی

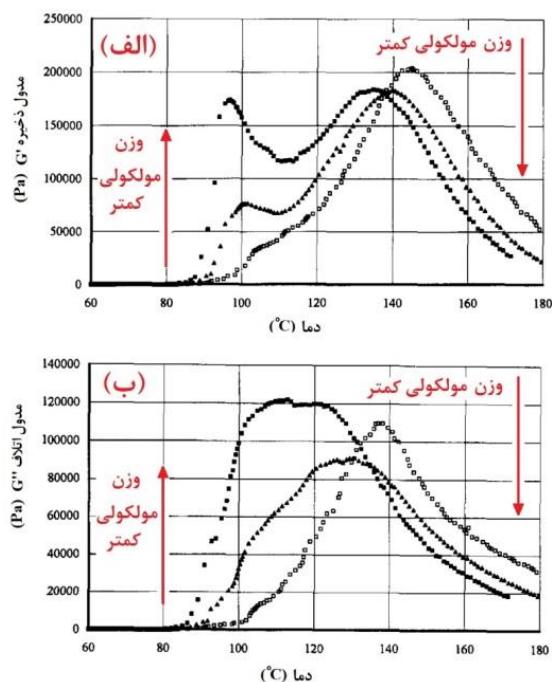
در سال ۱۹۹۸ مارسیلا^۲ و همکارانش [۱۷]، تاثیر وزن مولکولی به همراه اندازه و توزیع اندازه ذرات رزین در فرآیندهای ژل‌شدن و ذوب را برای پلاستی سول‌های پلی(وینیل کلراید) بررسی کردند. آن‌ها از چندین نوع رزین پلی(وینیل کلراید) تجاری با توزیع اندازه ذرات و وزن‌های مولکولی متفاوت استفاده کردند. در جدول ۴ شش نوع رزین تجاری مورد استفاده در پژوهش، به همراه خواص آن‌ها نشان داده شده است.

همچنین از یک نرم کننده دی‌اکتیل فتالات DOP استفاده کردند. سه رزین نمونه اول حاصل بسپارش امولسیونی هستند و دارای وزن مولکولی بسیار نزدیک به هم (عدد k متناسب با وزن مولکولی رزین پلی(وینیل کلراید) است) با توزیع اندازه ذرات متفاوت هستند. سه نمونه بعدی حاصل بسپارش

¹ Hoffmann
² Marcilla

مقاله

HISPAVIC 367 A	HISPAVIC 367 B	ETINOX 450
$(G' = 1.71 \cdot 10^5 \text{ Pa})$	$(G' = 6.07 \cdot 10^4 \text{ Pa})$	$(G' = 1.65 \cdot 10^4 \text{ Pa})$
$(G'' = 2.39 \cdot 10^4 \text{ Pa})$	$(G'' = 9.10 \cdot 10^3 \text{ Pa})$	$(G'' = 2.98 \cdot 10^3 \text{ Pa})$



شکل ۱۳ - فرآیند ژل شدن سه پلاستی سول با رزین هایی با وزن مولکولی متفاوت و توزیع اندازه ذرات نزدیک به هم، ▲MARVYL 1172، ■MARVYL 1702 و □MARVYL 1302 (الف) مدول ذخیره بر حسب دما و (ب) مدول اتلاف بر حسب دما [۱۷].

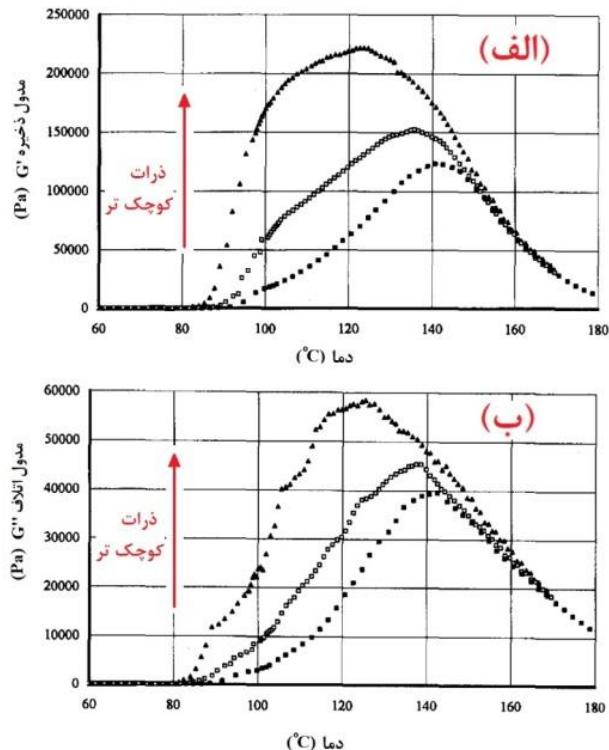
۳-۹- اثر حضور پرکننده

عبدالسلام^۱ و همکارانش [۱] جهت بررسی اثر حضور پرکننده در فرمول بندی پلاستی سول بر روی گرانزوی، پرکننده کربنات کلسیم D10 (جدول ۳) را به رزین شماره ۲ (شکل ۸) با دو درصد حجمی ۶۰ و ۶۵ افزودند (شکل ۱۴).

با مقایسه نمونه ها در حضور و عدم حضور پرکننده مشخص می شود که حضور پرکننده در سرعت های برشی پایین سبب افزایش گرانزوی می شود. این به علت برهم کنش بیشتر پرکننده با ذرات رزین و با یکدیگر است. اما اثر این برهم کنش در سرعت های برشی بالا منطبق شده اند و اثر حضور پرکننده دیده نمی شود. همچنین با مقایسه منحنی ها مشخص می شود که افزایش درصد جامد در هر سرعت برشی بد لیل افزایش برهم کنش ها، باعث افزایش گرانزوی پلاستی سول می گردد. این رفتار در سایر نمونه ها نیز مشاهده شد. به عنوان مثال رفتار رئولوژیکی نمونه F1 (جدول ۳) با درصد های حجمی مختلف در شکل ۱۵ آورده شده است [۱].

هر چه درصد کسر ذرات زیر ۱/۲۵ میکرون (جدول ۴) کمتر باشد، رزین دارای ذرات درشت تری است در نتیجه از میان رزین های امولسیونی به ترتیب ETINOX 450 A و HISPAVIC 367 B و HISPAVIC 367 B و ETINOX 450 درشت تری دارند. در رزین های میکرو سوسپانسیونی به ترتیب MARVYL 1302، ۱۷۰۲ و MARVYL 1172 دارای ذرات درشت تری هستند ولی در مقایسه با رزین های امولسیونی این تفاوت اندازه ذرات خیلی کمتر است. برای سه نمونه اول منحنی های مدول ذخیره و مدول اتلاف در شکل ۱۲ ارائه شده است [۱۷].

با مقایسه مدول ها در شکل ۱۳ ۱۳ پس از فرآیند ذوب، تاثیر وزن مولکولی قابل مشاهده است، همچنین می توان دریافت که سرعت ژل شدن با افزایش وزن مولکولی رزین ها کاهش یافته است. زمانی که فرآیند ژل شدن آغاز می شود، مدول پلاستی سول ها حاوی رزین با وزن مولکولی کمتر، دارای مقادیر بالاتری است که احتمالاً بخاربره کنش قوی تر بین نرم کننده و این رزین هاست. آن ها نتیجه گرفتند که مقادیر مدول ها قبل از فرآیند ژل شدن و سرعت ژل شدن با کاهش اندازه ذرات و کاهش وزن مولکولی، افزایش می یابد [۱۷]. پس از فرآیند ذوب نیز اثر وزن مولکولی رزین قابل مشاهده است (شکل ۱۳). مقادیر مدول اتلاف و مدول ذخیره با کاهش وزن مولکولی کاهش یافته است.



شکل ۱۲ - فرآیند ژل شدن سه پلاستی سول حاوی رزین هایی با وزن مولکولی نزدیک به هم و توزیع اندازه ذرات متفاوت، ▲HISPAVIC 367، ■ETINOX 450 و □HISPAVIC 367 B (الف) مدول ذخیره بر حسب دما و (ب) مدول اتلاف بر حسب دما [۱۷].

¹ Abdesselam

اندازه ذرات یکسان است) با هم تفاوت دارند را طبق جدول ۵ تهیه کردند. فرمول بنده پلاستی سول در جدول ۶ آمده است.

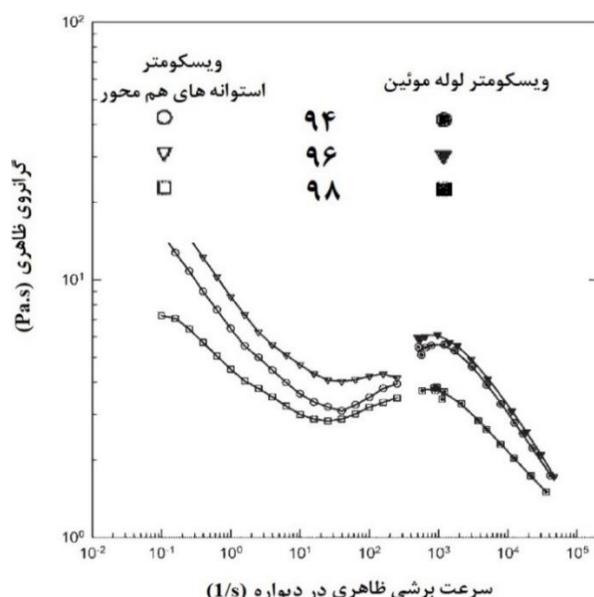
شکل ۱۶ تغییرات گرانروی نمونه ها در برابر سرعت برشی را نشان می دهد. تأثیر اندازه ذرات بر روی گرانروی قابل توجه است. ذرات بزرگ تر (نمونه ۹۸) نسبت به ذرات شاهد گرانروی کمتری تولید می کنند (نمونه ۹۴). این باید بدان دلیل باشد که در نمونه با ذرات بزرگ تر، سطح کل در مقایسه با نمونه دارای ذرات کوچک تر، کمتر است.

جدول ۵- مشخصات نمونه ها [۴۶].

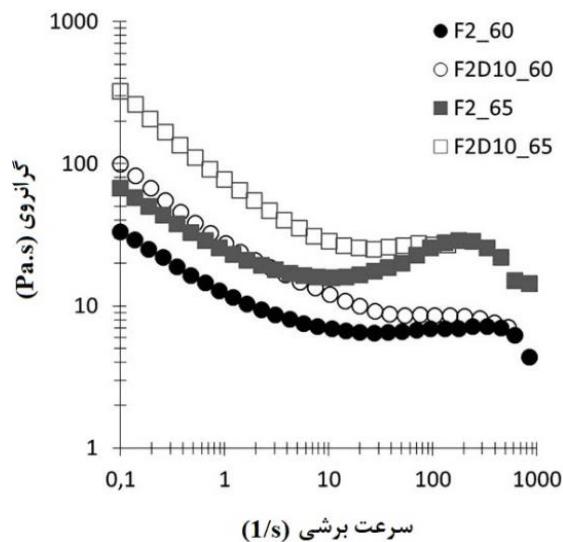
نام نمونه	شرح	مقدار امولسیون کننده
۹۴	نمونه شاهد	استاندارد
۹۶	دارای مقدار بیشتر امولسیون کننده نسبت به نمونه شاهد	استاندارد $\times 1/14$
۹۸	دارای ذرات بزرگ تر نسبت به نمونه شاهد	استاندارد

جدول ۶- فرمول بنده همه نمونه های پلاستی سول مورد آزمون [۴۶].

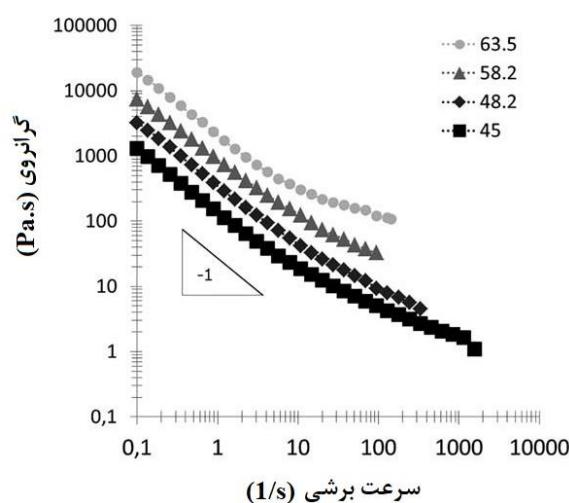
واحد وزن رزین (phr)	وزن افزودنی به ازای ۱۰۰ ترکیبات
۱۰۰	PVC رزین
۵۷	Norm کننده Diisonyl phthalate
۲	Thermocheck 120 LOHF پایدار کننده
۳	Epoxidized soybean oil



شکل ۱۶- گرانروی بر حسب سرعت برشی، نمونه ۹۴: نمونه شاهد، نمونه ۹۶: حاوی امولسیون کننده ۱۴ برابر امولسیون کننده نمونه شاهد، نمونه ۹۸: دارای اندازه ذرات بزرگ تر نسبت به اندازه ذرات نمونه شاهد [۴۶].



شکل ۱۴- گرانروی بر حسب سرعت برشی، •F2_60 پلاستی سول حاوی رزین ۲ (جدول ۳) با ۶۰ درصد حجمی بدون پرکننده، ■F2_65 پلاستی سول حاوی رزین ۲ با ۵۶ درصد حجمی بدون پرکننده، ○F2D10_60 پلاستی سول حاوی رزین ۲ با ۶۰ درصد حجمی همراه پرکننده D10_65 □F2D10_60 پلاستی سول حاوی رزین ۲ با ۶۵ درصد حجمی همراه پرکننده D10_60 [۱].



شکل ۱۵- گرانروی نمونه F1 (جدول ۳) با درصد های حجمی ۵۸/۲، ۴۱/۲، ۴۵ و ۶۳/۵ بر حسب سرعت برشی [۱].

۴-۹- اثر عامل فعال سطحي
ناکاجیما^۱ و همکارانش [۴۶] با بررسی اثر عامل فعال سطح (امولسیون کننده) در سرعت های برشی بالا دریافتند که افزایش مقدار عامل فعال سطحی موجب بیشتر شدن برهمنکش ها و افزایش گرانروی می شود و نیز این روند در سرعت های برشی پایین ادامه دارد. آنها از یک نوع رزین پلی وینیل کلراید ثابت و یک نوع نرم کننده DOP استفاده کردند. سه نمونه مورد آزمایش که در مقدار عامل فعال سطح و اندازه ذرات رزین (توزیع

¹ Nakajima

مقاله

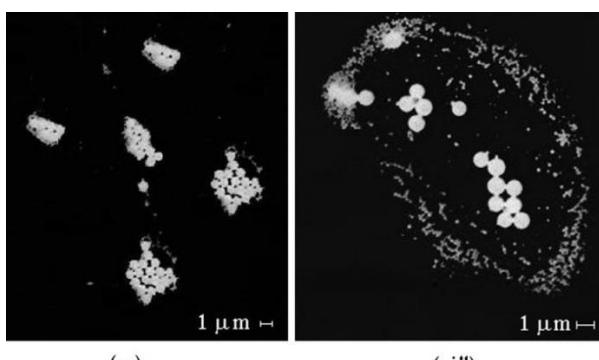
جدول ۷- نمونه‌های امولسیون پلی(وینیل کلراید) با درصدهای مختلف SML

[۴۵]

درصد وزنی SML نسبت به وزن کل مواد جامد (%)	E-PVC
-	E-PVC 1
۰/۵	E-PVC 2
۱	E-PVC 3
۲	E-PVC 4
۳	E-PVC 5

جدول ۸- مشخصه‌های توزیع اندازه ذرات پودرهای رزین [۴۵].

(d ₉₀ -d ₁₀)/d ₅₀	d _{90/d₁₀}	d ₅₀ (μm)	نمونه
۱/۴	۴/۱	۲۲/۷۴	E-PVC 1
۱/۷	۶/۵	۱۸/۹۳	E-PVC 2
۱/۵	۶	۲۰/۶۱	E-PVC 3
۱/۷	۶/۹	۲۰/۳۷	E-PVC 4
۱	۷/۴	۲۰/۸۳	E-PVC 5



شکل ۱۷- تصاویر TEM نمونه‌های لاتکس، (الف) نمونه E-PVC ۱ و (ب) نمونه E-PVC ۵

مقدار بیشتری از امولسیون کننده تأثیر تعیین کننده‌ای در گرانروی دارد، حتی اگر تفاوت در مقدار امولسیون کننده فقط ۱۴ درصد باشد (نمونه ۹۶). این واقعیت نشان می‌دهد که امولسیون کننده بر تعامل بین ذرات تأثیر می‌گذارد [۴۴]. نوماس^۱ و همکارانش [۴۵]، اثر نوعی عامل فعال سطحی کمکی غیریونی را بر روی تشکیل و رئولوژی پلاستی سول بررسی کردند. سوربیتان استر یک نوع عامل فعال سطح غیریونی است که در مرحله اصلاح پس از بسپارش^۲ به پلی(وینیل کلراید) اضافه می‌شود. طبق جدول ۷، نمونه‌های سوربیتان مونولوریت^۳ (SML) با درصدهای متفاوت به رزین پلی(وینیل کلراید) اضافه شدند.

نرم کننده استفاده شده جهت تولید پلاستی سول، دی ایزو دسیل فتالات (DIDP) است. ابتدا از نمونه‌ها تصاویر میکروسکوپ الکترونی انتقالی (TEM) گرفته شد (شکل ۱۷). با توجه به تصاویر می‌توان نتیجه گرفت که SML منجر به ایجاد کلخه‌های اجزای رزین در فاز آبی می‌شود [۴۵]. توزیع اندازه ذرات برای ۵ نمونه از ذرات لاتکس در جدول ۸ نوشته شده است که تغییر قابل توجهی در توزیع اندازه ذرات نمونه‌ها با تغییر مقادیر عامل فعال سطحی دیده نمی‌شود [۴۵]. توزیع اندازه ذرات پلی(وینیل کلراید) به کار رفته در پلاستی سول برای زمان انبارداری از ۱ تا ۴۸ ساعت در جدول ۹ آرائه شده است [۴۵]. آن‌ها با استفاده از نتایج آزمون تفرق نور دینامیکی دریافتند که نمونه‌ها با غلظت عامل فعال سطحی بالاتر، دارای ثبات بالاتر حین انبارداری هستند. به طور مشخص افزایش گرانروی ناحیه نیوتونی (پیرشدنگی) حین انبارداری در نمونه‌های اول که درصد کمتری از عامل فعال سطحی دارند در ۲۴ و ۴۸ ساعت بیشتر از بقیه نمونه‌های دیده می‌شود [۴۵]. عامل فعال سطحی منجر به گذشت زمان دیده می‌شود [۱۰]. کاهش گرانروی با کاهش اثرات متقابل بین لایه‌های ذرات و مهم تر از آن مانع از تاثیرات تورم و نفوذ نرم کننده در ذرات رزین می‌شود [۴۵].

¹ Tomas
² Post-polymerization
³ Sorbitan monolaurate

جدول ۹- توزیع اندازه ذرات رزین درون پلاستی سول در طول زمان انبارداری [۴۵].

۴۸ ساعت	d _{90/d₁₀}			d ₅₀ (μm)				پلاستی سول
	۱۶/۵	۱۳/۳	۱۰/۶	۱۸/۴۷	۱۴/۵۰	۱۳/۳۰	۱۲/۴۸	
۳۰/۲	۱۲/۷	۱۰/۱	۹/۱	۱۱/۸۹	۱۱/۶۲	۱۱/۱۳	۱۱/۵۲	P1
۱۷/۶	۱۱/۱	۹/۳	۸/۹	۱۱/۴۲	۱۱/۵۴	۱۱/۲۴	۱۱/۰۴	P2
۱۲/۰	۶/۲	۵/۳	۶/۱	۹/۷۹	۱۰/۰۸	۱۰/۸۵	۱۰/۷۶	P3
۶/۰	۵/۵	۵/۱	۷/۷	۹/۵۷	۹/۴۹	۱۰/۵۸	۱۰/۳۲	P4
۵/۵								P5

جدول ۱۰- گرانزوی ناحیه نیوتونی نمونه‌های مختلف پلاستیسول حین انبارداری در دمای ۲۳ درجه سانتی‌گراد [۴۵].

گرانزوی ناحیه نیوتونی (Pa.s)				پلاستیسول
ساعت ۴۸	ساعت ۲۴	ساعت ۳	ساعت ۱	
۲۰/۱	۱۸/۷	۱۶/۸	۱۷/۰	P1
۱۶/۹	۱۵/۲	۱۳/۴	۱۴/۴	P2
۱۶/۳	۱۵/۰	۱۳/۶	۱۳/۵	P3
۱۴/۱	۱۴/۰	۱۴/۷	۱۷/۶	P4
۱۲/۰	۱۲/۶	۱۳/۳	۱۴/۲۲	P5

جدول ۱۱- ساختار شیمیایی نرم‌کننده‌ها [۴۶].

ساختار شیمیایی	فرمول شیمیایی	نرم‌کننده
	C ₁₀ H ₁₀ O ₄	دی متیل فتالات DMP
	C ₂₀ H ₃₀ O ₄	دی هگزیل فتالات DHP
	C ₂₄ H ₃₈ O ₄	دی اکتیل DOP فتالات
	C ₂₄ H ₃₈ O ₄	دی ایزو اکتیل DIOP فتالات

جدول ۱۲- مشخصات فیزیکی نرم‌کننده‌ها [۴۶].

وزن مخصوص	وزن مولکولی (g/mole)	نرم‌کننده
۱/۱۹۰	۱۹۴	DMP
۱/۰۰۸	۳۳۴	DHP
۰/۹۸۲	۳۹۰	DOP
۰/۹۸۲	۳۹۰	DIOP

جدول ۱۳- فرمول بندی پلاستیسول [۴۶].

قسمت وزنی	تركیبات
۱۰۰	PVC
۵۷	نرم‌کننده
۲	پایدار کننده
۳	Epoxidized soybean oil, Barium, cadmium, zinc

ناکاجیما^۱ و همکارانش [۴۶] تاثیر ۴ نوع نرم‌کننده فتالات را روی فرآیندهای ژل و ذوب پلاستیسول پلی(وینیل کلراید) مطالعه کردند. نام و مشخصات نرم‌کننده‌های استفاده شده، در جدول‌های ۱۱ و ۱۲ آورده شده است.

قدرت حلایلت نرم‌کننده‌ها از زیاد به کم به ترتیب DHP، DMP و DOP/DIOP است (DOP/DIOP تقریباً قدرت حلایلت یکسانی دارند). هرچه زنجیره آلکیل کوتاه‌تر باشد، قدرت حلایلت نرم‌کننده افزایش می‌یابد. رزین مورد استفاده ۱۲۱ Geon می‌باشد و فرمول بندی پلاستیسول برای همه نمونه‌ها یکسان و مطابق جدول ۱۳ است [۴۶].

در شکل‌های ۱۸ و ۱۹ مدول‌های ذخیره و اتفاف به طور جداگانه برای چهار سیستم PVC-plasticizer رسم شده اند. با افزایش دما، مدول‌های ذخیره و اتفاف سه سیستم به جز PVC-DMP در ابتدا در ۶۰ درجه سانتی‌گراد کاهش می‌یابد. این نشان می‌دهد که آن‌ها به عنوان سوسپانسیون مواد جامد پلی(وینیل کلراید) در یک نرم‌کننده باقی می‌مانند. در دمای کمی بالاتر از ۶۰ درجه سانتی‌گراد روند ژل‌شدن آغاز می‌شود. دمایی که در آن قله اول در دمای ۸۳-۹۰ درجه سانتی‌گراد ظاهر می‌شود که تقریباً با دمای انتقال شیشه‌ای رزین مطابقت دارد. در سیستم PVC-DHP دمایی که اولین قله ظاهر می‌شود تا حدودی پایین‌تر است و PVC-DHP بیشتر در قله اول در مقایسه با سیستم PVC-DOP و سیستم DIOP است. این نشان دهنده قدرت حلایلت بهتر DHP است. در PVC-DMP به نظر می‌رسد نرم‌کننده در برخی از ذرات رزین نفوذ کرده و آنها را متروم یا حتی در دمای اتفاق حل کرده است. این سیستم در دمای اتفاق شیشه به سه سیستم دیگر در دمای بالاتر است. دمایی که اولین قله (یا شانه‌ها) در آن ظاهر می‌شود. مدول‌های سیستم PVC-DMP در ۵۰ درجه سانتی‌گراد (و احتمالاً حتی در دمای اتفاق) نیز به اندازه سه سیستم دیگر در دمای بالاتر است [۴۶]. شکل‌های ۱۸ و ۱۹ تاثیر آشکاری از قدرت حلایلت نرم‌کننده‌ها را نشان می‌دهد. تفاوت‌های آشکاری در رفتار ژل و ذوب، خصوصاً در محدوده دمایی از ۶۰ تا ۱۲۰ درجه سانتی‌گراد وجود دارد [۴۶].

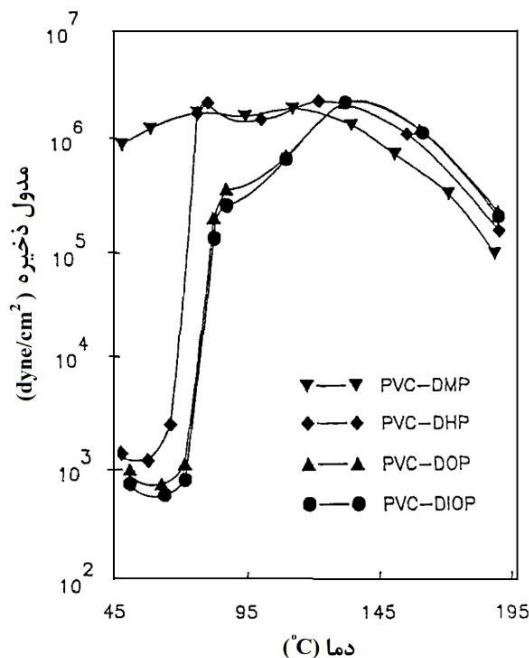
^۱ Nakajima

مقاله

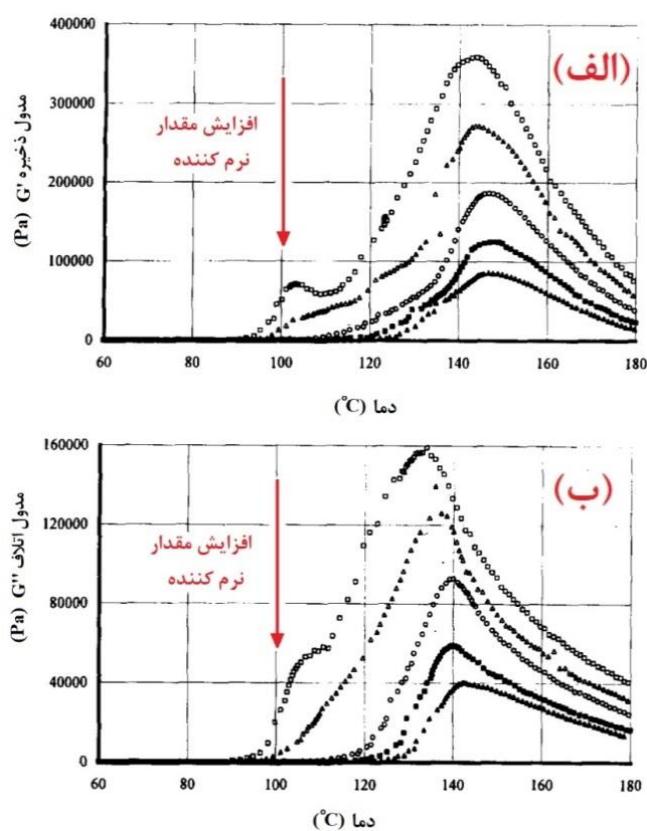
قابل توجهی بر دما و زمان ژل شدن پلاستی سول دارد [۴۷]. افزایش غلظت نرم کننده دمای ژل شدن را به دمای های بالاتر منتقل می کند و مدول ها را به طور قابل توجهی کاهش می دهد (شکل ۲۰) [۴۷]. راستیرو^۱ و همکارانش [۴۸] با استفاده از DLS برهمنش نرم کننده با ذرات پلی(وینیل کلراید) را مورد مطالعه قرار دادند. با مقایسه دو نمونه پلاستی سول یکسان با مقدار نرم کننده مختلف (DIDP) مشاهده شد که هرچه مقدار نرم کننده کمتر باشد گرانزوی، مدول ها و رفتار الاستیک بیشتر بوده و روند پیرشیدگی نیز مشخص تر است.

جدول ۱۴- مشخصات رزین های تجاری مورد استفاده [۴۷].

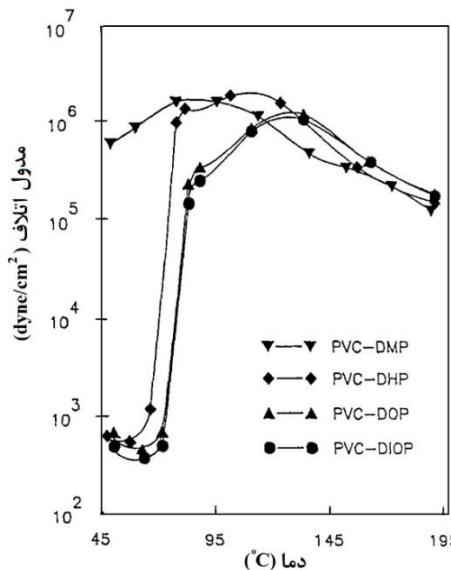
ارزش K	گرانزوی ذاتی (dL/g)	وزن مولکولی	رزین
۶۸	۱/۳۶	۱۰۱۹۰۰	MIRVYL 1172
۶۷	۱/۳۹	۱۰۱۳۰۰	HISPAVIC 367
۷۵	۱/۶۹	۱۲۱۱۰۰	ETINOX 440
۶۷	۱/۴۴	۱۰۱۶۰۰	ETINOX 450



شکل ۱۸- تغییرات مدول ذخیره نمونه های پلاستی سول با چهار نوع نرم کننده مختلف در طی فرآیندهای ژل و ذوب [۴۶].



شکل ۲۰- فرآیند ژل شدن پلاستی سول با رزین ETINOX 440 و غلظت های مختلف نرم کننده DOP: DOP ۸۰phr ▲ ۷۰phr ■ ۶۰phr □ ۵۰phr △ ۴۵phr . مدول ذخیره و ب) مدول اتلاف (phr: مقدار نرم کننده به ازای ۱۰۰٪ PVC [۴۷].



شکل ۱۹- تغییرات مدول اتلاف نمونه های پلاستی سول با چهار نوع نرم کننده مختلف در طی فرآیندهای ژل و ذوب [۴۶].

گارسیا^۱ و همکارانش [۴۷] در سال ۱۹۹۸، اثر مقدار و نوع نرم کننده را بر روی رفتار ژل شدن و ذوب پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) بررسی کردند. این کار را با استفاده از دو نوع نرم کننده DOP و DIDP و رزین های تجاری ذکر شده در جدول ۱۴ انجام شد. با تبیه نمونه های پلاستی سول حاوی غلظت های مختلف نرم کننده مشاهده شد که غلظت نرم کننده و میزان قدرت حلایت آن تاثیر

ذرات با افزایش سطح تماس ذرات و در نتیجه افزایش برهمکنش‌ها همراه است که گرانوی را افزایش می‌دهد. اثر وزن مولکولی بیشتر پس از فرآیند ذوب مشاهده می‌شود که نمونه‌ها با وزن مولکولی کمتر مدول کمتری دارند. حضور پرکننده می‌تواند باعث افزایش برهمکنش‌ها شود و در سرعت‌های برشی پایین گرانوی را افزایش دهد. عامل فعال سطحی اثر مستقیم روی برهمکنش‌ها دارد و باعث تغییر رفتار رئولوژیکی پلاستی سول می‌گردد، همچنین بر نفوذ نرم‌کننده درون ذرات رزین در زمان انبارداری موثر است. مقدار و نوع نرم‌کننده اثرات قابل توجهی بر رئولوژی پلاستی سول قبل و پس از فرآیند ژل و ذوب دارد. افزایش مقدار نرم‌کننده یا افزایش حلالیت آن، مدول‌ها را قبل و پس از فرآیند ژل و ذوب کاهش می‌دهد و نیز باعث افزایش سرعت پیرشدگی در زمان انبارداری می‌شود.

تشکر و قدردانی

از حمایت مالی پژوهشگاه رنگ در راستای مراجع رئولوژی که حاصل تحقیقات نویسنده‌گان حاضر می‌باشد، تقدیر و تشکر به عمل می‌آید.

۱۰- نتیجه‌گیری

پلاستی سول یا خمیر پلی(وینیل کلراید) مورد استفاده در پوشش از نظر رئولوژی با سایر پوشش‌ها (پایه آب، پایه حلال، پودری و پوشش‌های بدون حلال) کاملاً متفاوت است. زیرا از طرفی یک سوسپانسیون دارای فاز مایع جذب‌شونده و غیرفرار است و از سوی دیگر فرآیند تشکیل فیلم این پوشش توسط حرارت‌دهی انجام می‌شود. پلاستی سول پلی(وینیل کلراید) در صنعت پوشش جهت ایجاد فیلم با ضخامت‌های بالا مانند پوشش زیر بدنه خودرو استفاده می‌شود، از این رو شناخت و کنترل دقیق رفتار رئولوژیکی و عوامل موثر بر آن از اهمیت ویژه‌ای برخوردار است. بررسی فرآیند ژل و ذوب و نحوه تاثیر عوامل موثر بر آن در مطالعه رئولوژیکی پلاستی سول حائز اهمیت است زیرا طی این فرآیند، پلاستی سول از حالت سوسپانسیون به حالت مذاب پلیمری تبدیل می‌شود و رفتار رئولوژیکی و برخی عوامل موثر بر رئولوژی تغییر می‌کند که می‌توان با رئولوژی این فرآیندها را کنترل کرد. اندازه و توزیع اندازه ذرات در میان عوامل دیگر تاثیر زیادی در رفتار رئولوژیکی پلاستی سول قبل از فرآیند ژل و ذوب دارد. در توزیع اندازه ذرات یکسان رزین، کاهش اندازه

۱۱- مراجع

- Y. Abdesselam, J. F. Agassant, R. Castellani, R. Valette, Y. Demay, D. Gourdin, R. Peres, "Rheology of plastisol formulations for coating applications", *Polym. Eng. Sci.* 57, 982-988, **2017**.
- Y. Yang, K. Shi, M. Zhou, Y. Shen, T. Wang, "Feasibility study of water as thinner for polyvinyl chloride plastisol", *J. Appl. Polym. Sci.* 138, 49684, **2021**.
- M. Wahyu Syabani, I. Amaliyana, I. Hermiyati, Y. Iman Supriyatna, "Silica from geothermal waste as reinforcing filler in artificial leather", *Key Eng. Mater.* 849, 78-83, **2020**.
- S. E. Amos, B. Yalcin, "Hollow Glass Microspheres for Plastics, Elastomers, and Adhesives Compounds", Chapter 8, Elsevier, **2015**.
- Y. Ji, G. Xu, Z. Yang, H. Luo, H. Tan, "Study on viscosity and aging process of CaCO₃ filled poly (vinyl chloride) plastisols", *J. Vinyl Addit. Technol.* 24, 53-61, **2018**.
- G. V. Rybachuk, I. I. Kozlova, V. B. Mozhukhin, V. V. Guzeev, "PVC Plastisols: preparation, properties, and application", *Polym. Sci., Ser. C* 49, 6-12, **2007**.
- H. Boudhani, C. Laine, R. Fulchiron, V. Bounor-Legare, Ph. Cassagnau, "Viscoelasticity and mechanical properties of reactive PVC plastisols", *Polym. Eng. Sci.* 49, 1089-1098, **2009**.
- C. Laine, P. Cassagnau, "Prediction of zero shear viscosity of poly (vinyl chloride) plastisols", *Appl. Rheol.* 16, 136-144, **2006**.
- M. Bocque, V. Lapinte, V. Courault, J. Couve, P. Cassagnau, J. J. Robin, "Phosphonated lipids as primary plasticizers for PVC with improved flame retardancy", *Eur. J. Lipid Sci. Technol.* 120, 1800062, **2018**.
- H. Boudhani, C. Laine, R. Fulchiron, P. Cassagnau, "Rheology and gelation kinetics of PVC plastisols", *Rheol. Acta* 46, 825-838, **2007**.
- R. F. Grossman, "Handbook of vinyl formulating", 2nd ed, John Wiley & Sons, **2008**.
- K. J. Saunders, "Organic Polymer Chemistry", Netherlands, Springer, **1973**.
- هانس کی فلگر، کاربرد P.V.C. در صنعت، ترجمه م. گنجی، چاپ دوم، نوپردازان، **۱۳۸۶**.
- A. Greco, F. Ferrari, R. Del Sole, A. Maffezzoli, "Use of cardanol derivatives as plasticizers for PVC", *J. Vinyl Addit. Technol.* 24, 62-70, **2018**.
- J. Verdu, A. Zoller, A. Marcilla, "Plastisol gelation and fusion rheological aspects", *J. Appl. Polym. Sci.* 129, 2840-2847, **2013**.
- S. Marceneiro, R. Alves, I. Lobo, I. Dias, E. de Pinho, A. M. A. Dias, M. G. Rasteiro, H. C. de Sousa, "Effects of poly (vinyl chloride) morphological properties on the rheology/aging of plastisols and on the thermal/leaching properties of films formulated using nonconventional plasticizers", *Ind. Eng. Chem. Res.* 57, 1454-1467, **2018**.
- J. C. Garcia, A. Marcilla, "Influence of the type of resin in the gelation and fusion processes of PVC plastisols", *Polym.* 39, 431-435, **1998**.
- J. López, R. Balart, A. Jiménez, "Influence of crystallinity in the curing mechanism of PVC plastisols", *J. Appl. Polym. Sci.*, 91, 538-544, **2003**.
- N. Nakajima, E. R. Harrell, "Rheological observation of gelation and fusion process of poly (vinyl chloride) plastisol", *Adv. Polym. Technol.* 6, 409-440, **1986**.
- N. Nakajima, D. W. Ward, E. A. Collins, "Viscoelastic characterization of PVC plastisol melts for foam applications", *J. Appl. Polym. Sci.* 20, 1187-1198, **1976**.
- B. Yong Yu, A. R. Lee, S. Y. Kwak, "Gelation/fusion behavior of PVC plastisol with a cyclodextrin derivative and an anti-migration plasticizer in flexible PVC", *Eur. Polym. J.* 48, 885-895, **2012**.

مقالات

22. N. Nakajima, C. M. Yavornitzky, E. J. Roche, E. R. Harrell, "The glass transition and gelation of PVC resins in plastisol", *J. Appl. Polym. Sci.* 32, 3749-3759, **1986**.
23. N. Nakajima, D. W. Ward, E. A. Collins, "Viscoelastic measurements of PVC plastisol during gelation and fusion", *Polym. Eng. Sci.* 19, 210-214, **1979**.
24. M. G. Rasteiro, E. Antunes, "Correlating the rheology of PVC-based pastes with particle characteristics", *Part. Sci. Technol.*, 23, 361-375, **2005**.
25. E. G. Barroso, F. M. Duarte, M. Couto, J. M. Maia, "A rheological study of the ageing of emulsion and microsuspension-based PVC plastisols", *J. Appl. Polym. Sci.* 109, 664-673, **2008**.
26. D. J. Hoffmann, L. G. Garcia, "Rheology of PVC plastisols. II: effect of time and temperature", *J. Macromol. Sci. B: Phys.* 20, 335-348, **1981**.
27. N. Nakajima, E. R. Harrell, "Viscosity aging of poly (vinyl chloride) plastisol: The effect of the resin type and plasticizer type", *J. Appl. Polym. Sci.* 95, 448-464, **2005**.
28. G. Wang, X. Wang, R. Jin, "Preparation and properties of novel plastisols based on acrylic core-shell lattices", *Colloid Polym. Sci.* 283, 98-106, **2004**.
29. G. J. Wang, C. S. Kang, R. G. Jin, "Synthesis of acrylic core-shell composite polymers and properties of plastisol-gels", *Prog. Org. Coat.* 50, 55-61, **2004**.
30. B. Sharma, P. Jain, A. Baruh, "Rheological study of fillers used in PVC plastisol for industrial applications", *Int. J. Eng. Res.* 6, 1710-1716, **2015**.
31. Y. Ji, H. Luo, M. Shi, Z. Yang, W. Gong, H. Tan, "Study of the rheology and foaming processes of poly (vinyl chloride) plastisols with different foaming agents", *J. Polym. Eng.* 39, 117-123, **2019**.
32. H. M. Koch, A. Haller, T. Weib, H. U. Kafferlein, J. Stork, T. Bruning, "Phthalate exposure during cold plastisol application—a human biomonitoring study", *Toxicol. Lett.* 213, 100-106, **2012**.
33. H. J. Streitberger, K. F. Dossel, "Automotive Paints and Coatings", 2nd ed, Wiley-VCH Verlag GmbH & Co. **2008**.
34. S. Marceneiro, Q. Hu, A. M. A. Dias, I. Lobo, I. Dias, E. de Pinho, M. G. Rasteiro, H. C. de Sousa, "Effects of two phosphonium-type ionic liquids on the rheological and thermomechanical properties of emulsion poly (vinyl chloride) based formulations plasticized with DINP and CITROFOL", *Ind. Eng. Chem. Res.* 53, 16061-16071, **2014**.
35. A. V. Shenoy, "Rheology of Filled Polymer Systems", Chapt.2.4, Netherlands, Springer, **1999**.
36. M. Pishvaei, C. Graillat, F. McKenna, Ph. Cassagnau, "Rheological behaviour of polystyrene latex near the maximum packing fraction of particles", *Polym.* 46(4), 1235-1244, **2005**.
37. M. Pishvaei, C. Graillat, F. McKenna, Ph. Cassagnau, "Experimental investigation and phenomenological modeling of the viscosity-shear rate of bimodal high solid content latex", *J. Rheol.* 51, 51-69, **2007**.
38. H. A. Barnes, "A handbook of elementary rheology", Chapt.16.2, University of Wales, Institute of Non-Newtonian Fluid Mechanics, **2000**.
39. N. Nakajima, E. R. Harrell, "Rheology of PVC plastisols: particle size distribution and viscoelastic properties", *J. Colloid Interface Sci.* 238, 105-115, **2001**.
40. I. Skeist, "Handbook of adhesives", 3rd ed, New York, Springer, **1990**.
۴۱. م. پیشوایی، س. اکبری پور تفرشی نژاد، ش. جبلی معین، س. ا. پژمان سرشکه، "خواص رئولوژیکی واپسیه به زمان پلاستی سول پلی وینیل کلراید"، سومین همایش ملی نقش رئولوژی در فناوری‌های مرتبط، تهران، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، دانشکده مهندسی پلیمر و رنگ، ۱۳۹۷
۴۲. م. پیشوایی، س. اکبری پور تفرشی نژاد، س. ا. پژمان سرشکه، "بررسی خواص رئولوژیکی پلاستی سول پلی وینیل کلراید مورد استفاده در صنعت خودروسازی"، سومین همایش ملی نقش رئولوژی در فناوری‌های مرتبط، تهران، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، دانشکده مهندسی پلیمر و رنگ، ۱۳۹۷
43. B. Eftekhari, M. Pishvaei, "A rheological study of the aging of poly (vinyl chloride) plastisols", 1st International Conference on Rheology (ICOR), Iran Polymer and Petrochemical Institute, Tehran, Iran, 17-18 December **2019**.
44. N. Nakajima, E. R. Harrell, "Rheology of poly (vinyl chloride) plastisol for superhigh shear-rate processing", *J. Appl. Polym. Sci.* 115, 3605-3609, **2010**.
45. A. Tomas, M. G. Rasteiro, L. G. Ferreira, S. Figueiredo, "Rheology of poly (vinyl chloride) plastisol: effect of a particular nonionic cosurfactant", *J. Appl. Polym. Sci.* 115, 599-607, **2010**.
46. N. Nakajima, S. Kwak, "Effect of plasticizer type on gelation and fusion of PVC plastisol, dialkyl phthalate series", *J. Vinyl Addit. Technol.* 13, 212-222, **1991**.
47. J. C. Garcia, A. Marcilla, "Rheological study of the influence of the plasticizer concentration in the gelation and fusion processes of PVC plastisols", *Polym.* 39, 3507-3514, **1998**.
48. M. G. Rasteiro, A. Tomas, L. Ferreira, S. Figueiredo, "PVC paste rheology: study of process dependencies", *J. Appl. Polym. Sci.* 112, 2809-2821, **2009**.