



اثر نوع عامل انتقال زنجیر بر خواص فیزیکی پراکنه‌های پلی‌یورتان پایه آبی

ایمان زرگرالله‌ی^۱، منوچهر خراسانی^{۲*}، علی‌اصغر صباح‌الوانی^۳، سجاد کیانی^۳

۱- کارشناس ارشد، دانشگاه آزاد اسلامی واحد تهران جنوب، دانشکده فنی مهندسی، تهران، ایران، صندوق پستی: ۱۱۳۶۵-۴۴۳۵

۲- استادیار، پژوهشکده رنگ و پلیمر، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، تهران، ایران، صندوق پستی: ۱۵۸۷۵-۴۴۱۳

۳- کارشناس ارشد، دانشکده مهندسی پلیمر و رنگ، دانشگاه صنعتی امیرکبیر، تهران، ایران، صندوق پستی: ۱۵۸۷۵-۴۴۱۳

تاریخ پذیرش: ۹۳/۷/۲۰ در دسترس به صورت الکترونیکی از: ۱۳۹۳/۱۲/۲۰

چکیده

در این مطالعه، یک پراکنه پلی‌یورتان پایه آبی برپایه پائی استر سنتز گردید. طیف‌سنجدی تبدیل فوریه زیر قرمز به منظور تشخیص نقطه پایانی واکنش پلیمریازیون به کار گرفته شد. علاوه بر این، تأثیرات دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر بر رشد وزن مولکولی متوسط از طریق کروماتوگرافی ژل تراوا مورد مطالعه قرار گرفت. همچنین، تغییر متوسط اندازه ذرات، رفتار حرارتی رزین پایه و خصوصیات مکانیکی فیلم رنگ حاصله به ترتیب توسط دستگاه‌های تحلیل اندازه ذرات، گرماسنج پویشی تفاضلی، سنجش میزان سختی، انعطاف‌پذیری و ثبات سایشی تر، مورد بررسی قرار گرفت. نتایج حاصله به وضوح نشان دادند که در نسبتی ثابت از NCO/OH استفاده از ۱ او^۴ بوتان دی‌ال به عنوان عامل گسترش دهنده زنجیر در مقایسه با هگزا متیلن دی‌آمین، کاهش اندازه ذرات، افزایش سختی، افزایش ثبات سایشی تر و به دنبال آن بهبود خواص مکانیکی فیلم رنگ حاصله را به همراه داشت.

واژه‌های کلیدی: پراکنه پلی‌یورتان پایه آبی، عامل گسترش دهنده زنجیر، پوشرنگ‌های زیست سازگار، روش پراکنش، اندازه ذرات.

The Influence of Chain Extender Type on Physical Properties of Aqueous Polyurethane Dispersions

I. Zargar Iellahi¹, M. Khorasani², A. A. Sabbagh Alvani², S. Kiani³

¹ Faculty of Engineering, South Tehran branch, Islamic Azad University, P.O.Box: 11365-4435, Tehran, Iran

² Color and Polymer Research Center, Amirkabir University of Technology, P.O.Box: 15875-4413, Tehran, Iran

³ Faculty of Polymer Engineering and Color. Technology, Amirkabir University of Technology, P.O.Box: 15875-4413, Tehran, Iran

Received: 12-12-2013

Accepted: 12-10-2014

Available online: 11-03-2015

Abstract

In this study, an aqueous polyurethane dispersion based on polyester was synthesized. Fourier Transform Infrared Spectroscopy was used to monitor the end point of the polymerization. In addition, the effects of two different chain extenders were studied on the average molecular weight advancement by using gel permeation chromatography. Also, the modification of average particle size, thermal behavior of the basic resin and mechanical properties of the produced paint film were investigated by use of particle size analyzer, differential scanning calorimetry, hardness, flexibility and wet scrub tests, respectively. The results clearly explained that in constant molar ratio of NCO/OH , Using of 1,4 Butanediol as chain extender in comparison to Hexamethylenediamine, followed by decreasing in particle size, increasing in hardness and wet scrub that improved the mechanical properties of the final paint film. *J. Color Sci. Tech.* 8(2015), 307-316©. Institute for Color Science and Technology.

Keywords: Aqueous polyurethane dispersion, Chain extender, Biocompatible paints, Dispersion technique, Particle size.

چندین فرآیند جدید نیز توسعه یافته است [۲۱-۱۹]. فرمول‌بندی پراکنه‌های آبی پلی‌بورتان به‌طور پراکنده در بسیاری از مقالات دیگر نیز آمده است اما اجرای هر یک از آنها به دلیل دقیق نبودن دستورالعمل‌ها، تغییر شکل و اندازه راکتورها و ملحقات آنها، ناخالصی‌های موجود در مواد اولیه و عدم دسترسی به بعضی از مواد اولیه ذکر شده در مراجع مربوط، به نتایج خوبی منجر نمی‌شود. در کار پیش رو، پراکنه پلی‌بورتان با استفاده از روش اختلاط پیش پلیمر سنتز شده است. مواد اولیه طوری انتخاب شدند که دی‌ایزو‌سیانات از لحاظ استوکیومتری واکنش دارای مول اضافه باشد. به این ترتیب پیش پلیمر حاصله دارای گروه‌های ایزو‌سیانات انتهایی بود. پلیمریزاسیون در حضور کمک حلال قابل اختلاط با آب [۲۲]، به طور مثال دی‌میتل فرمامید (DMF)، به منظور کنترل گرانروی و همچنین برای یکنواخت‌سازی فیلم حاصله (به خاطر فراریت پایین) صورت پذیرفت. کاتالیست دی بوتیل تین دی لاتورات (DBTL) به منظور کاهش زمان واکنش و محصولات ناخواسته استفاده گردید. همچنین از دی‌متیلول پروپیونیک اسید (DMPA) به منظور ایجاد مراکز آبدوست روی زنجیر اصلی پلی‌استر استفاده شد. در این فرآیند پیش پلیمر بورتان شامل گروه‌های اسیدی توسط باز (تری‌انیل آمین) به منظور ایجاد تعليق‌کننده داخلی خنثی و در فاز آبی به منظور ایجاد پراکنه پایه آبی، پخش شد. در مراحل بعد، رشد زنجیر با اضافه کردن عامل گسترش دهنده زنجیر و فرآیند شبکه‌ای شدن با به کار گرفتن عامل تشکیل پیوند عرضی و اضافه کردن آب به عنوان مکمل فرآیند شبکه‌شدن صورت پذیرفت. بدون تردید استفاده از عوامل گسترش دهنده زنجیر و پیوند عرضی تاثیر چشم‌گیری در رشد وزن مولکولی پلی‌بورتان دارد. بدیهی است که استفاده ناموزون از این عوامل می‌تواند باعث تغییرات فاحشی در خواص فیزیکی - مکانیکی پراکنه پلی‌بورتان گردد [۲۶-۲۳]. تحقیق حاضر با هدف سنتز پراکنه پلی‌بورتان پایه آبی مورد مصرف در تولید پوشنگ دوستدار محیط زیست ارائه شده است. علاوه بر آن سعی شد تا با بررسی منابع مختلف علمی و با تکیه بر سایر اطلاعات تئوری و جمع‌بندی دستورالعمل‌های پتنتی یک دستورالعمل اولیه و قابل اجرا استخراج گردد تا به عنوان یک فرمول پایه مفید برای شروع سایر تحقیقات قرار گیرد. همچنین، روابط شیمیایی مربوط به هر مرحله، روند کنترل پیشرفت پلیمریزاسیون، بررسی عوامل موثر بر خواص نهایی مانند گرانروی و جرم مولکولی برای دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر با جزیبات ذکر گردیده است.

۲-بخش تجربی

۱-۲-مواد

OH value= ۹۸,۸۵mg Dow Chemical Bester190 (پلی‌استر پلی‌ال، Merck، TDI، KOH/g Mw= ۲۲۰) تولوئن دی ایزو‌سیانات

۱- مقدمه

در طی فرآیندهای تولید پوشش‌ها، جوهرها و پوشنگ حضور ترکیبات آلی فرار (VOC) منجر به وقوع مسائل زیستمحیطی زیادی می‌گردد. از میان گزینه‌های موجود به منظور توسعه فناوری‌های دوستدار محیط‌زیست، آب به عنوان بهترین گزینه برای جانشینی حلal‌های آلی مورد استفاده در فرمول‌بندی‌های پوششی همواره مد نظر بوده است [۱-۵]. جایگزینی حلal‌های آلی با آب نه تنها از جنبه زیستمحیطی اقتصادی برخوردار است [۶-۸]. پراکنه‌های پلی‌بورتان پایه آبی که بخشی از پوشش‌های پلی‌بورتان به حساب می‌آیند به دلیل کاهش میزان رهایش حلal در فضای اتمسفری و عدم سمیت از دیدگاه زیستمحیطی در طیف وسیعی از کاربردها اهمیت ویژه‌ای پیدا نموده و در هر دو بعد صنعتی و دانشگاهی به سرعت در حال رشد می‌باشند [۹-۱۱]. نرخ این رشد طوری بوده است که در چند دهه اخیر پلی‌بورتان پایه آبی به تدریج در حال جایگزین شدن با پلی‌بورتان پایه حلal مورد مصرف در صنایع چسب و پوشش شده است [۱۲-۱۴]. رزین پلی‌بورتان یکی از پرمصرف‌ترین مواد پلیمری با محدوده وسیعی از خصوصیات فیزیکی و شیمیایی است که بر خلاف گذشته امروزه می‌توان آنها را با استفاده از ایزو‌سیانات‌ها و پلی‌ال‌های ارزان قیمت و صنعتی تهیه نمود. پلی‌بورتان‌ها قادرند از لحاظ خواص به روش‌های متنوعی سنتز شوند که در صنایع مختلفی از جمله پوشش، الیاف، فوم و الاستوئمرهای ترمومیلانستیک مورد استفاده قرار گیرند [۱۵]. پلی‌بورتان‌های پراکنشی این قابلیت را دارند که به واسطه حضور گروه‌های یونی در ساختار خود (یونومر پلی‌بورتان) به راحتی با آب رفیق شوند. ماده‌ای که نقش ایجاد این گروه‌های یونی را در ساختار بر عهده دارد به عنوان عامل تعليق‌کننده داخلی در زنجیره اصلی پلیمر حضور دارد. گروه‌های یونی ذکر شده می‌توانند کاتیونی (گروه‌های آمونیوم نوع چهارم)، آనیونی (گروه‌های سولفونات یا کربوکیسلات) باشند. همچنین پلی‌بورتان پایه آبی می‌تواند دارای بخش‌های آبدوست (مانند گروه‌های پلی‌اتری) در داخل ساختار باشد که به عنوان گروه‌های انتهایی مورد استفاده قرار می‌گیرند [۱۶]. گروه‌های یونی موجود در یونومر، خاصیت پراکنشی پلی‌بورتان را به صورت پایدار تأمین می‌نمایند. خصوصیات یونومرهای پلی‌بورتان تا حد بسیار زیادی توسط اثر متقابل بین قسمت‌های سخت و نرم موجود در ساختار و همچنین اثر متقابل بین گروه‌های یونی مشخص می‌شود [۱۷]. با تمام خصوصیات مثبتی که برای این رزین با ارزش ذکر شد، یکسری نکات منفی نیز وجود دارد که از آن جمله می‌توان به ضعف در مقاومت شیمیایی و حرارتی و همچنین خصوصیات مکانیکی این رزین در مقایسه با رزین‌های پایه حلالی اشاره کرد [۱۸]. اولین فرآیند تولید این نوع از پراکنه‌ها، فرآیند استن بود که همچنان از اهمیت برخوردار است. در طی سه دهه اخیر به منظور سنتز پراکنه پلی‌بورتان پایه آبی

از اهمیت ویژه‌ای برخوردار بوده و نیازمند یکتابع زمانی خاص (به صورت تدریجی) می‌باشد. واکنش تا رسیدن به میزان ایزوسیانات تئوری ادامه پیدا کرد و نتیجه پایانی واکنش ایجاد یک پیش‌پلیمر با گروه‌های ایزوسیانات انتهایی بود. پایان واکنش توسط روش DBBT (تیتراسیون برگشتی دی بوتیل آمین) [۲۷، ۲۸] مشخص گردید. افزودن تری‌اتیل آمین (TEA) به عنوان عامل خنثی‌کننده و هگزا متیلن دی آمین و ۱و۴ بوتان دی ال (HMDA and 1,4 BDO) به عنوان عامل گسترش‌دهنده زنجیر به ترتیب مراحل بعدی بودند. به منظور بهبود خواص مکانیکی هگزا متیلن دی ایزوسیانات به عنوان عامل ایجاد کننده پیوند عرضی به ترکیب اضافه شد (شکل ۴) و به مدت ۲۵ دقیقه قبل از افزودن آب به عنوان مرحله نهایی هم زده شد. در پایان آب با نرخ برش بالای همزن وارد راکتور شد و پراکنده شکل گرفت. دور همزن در این مرحله یک عامل بسیار مهم برای شکل‌گیری یک پراکنده خوب می‌باشد.

به منظور تشخیص نقطه پایانی واکنش پلیمریزاسیون، حدود ساختار پلیمر و تغییرات نسبی گروه‌های NCO- در مراحل مختلف واکنش از FTIR مدل Spectro1 Perkin Elmer ساخت استفاده گردید. بررسی اثر عوامل گسترش‌دهنده زنجیر بر رشد وزن مولکولی متوسط پیش‌پلیمر سنتز شده با استفاده از کروماتوگرافی ژل تراوا (GPC) ساخت شرکت Shimadzu water ltra-hydrogel 250 (7.8*300 mm) ۲۵۰ (7.8*300 mm) و مجهز به ستون مدل ۱۰۰۰ درجه سانتی گراد صورت پذیرفت. مطالعه رفتار حرارتی فیلم‌های پلی یورتان پایه آبی و تعیین دمای انتقال شیشه‌ای (T_g) توسط DSC مدل pyris 1 ساخت PerkinElmer صورت گرفت. بررسی و مقایسه توزیع اندازه ذرات نمونه‌های پراکنده توسط دستگاه Mastersizer 2000 ساخت Malvern Instrument انجام شد. مطالعه و بررسی خصوصیات فیلم رنگ حاصله مانند سختی، ثبات سایشی تر و انعطاف‌پذیری با استفاده از روش‌های آزمایشگاهی متدال صورت پذیرفت.

دی‌متیلول پروپیونیک اسید (DMPA) حل شده در دی‌متیل فرمامید (Merck, DMF)، هگزا متیلن دی آمین (Merck, HMDA) ۱و۴ بوتان دی ال (Merck, 1,4 BDO)، دی بوتیلن تین دی لائورات (Merck, DBTL) به عنوان کاتالیست، تری‌اتیل آمین (Sigma, TEA) به عنوان عامل خنثی‌کننده، هگزا متیلن دی ایزوسیانات (Merck, HDI) به عنوان عامل ایجاد کننده پیوند عرضی و از آب مقطر به عنوان ایجاد کننده فاز غالب در مرحله پراکنش استفاده شد.

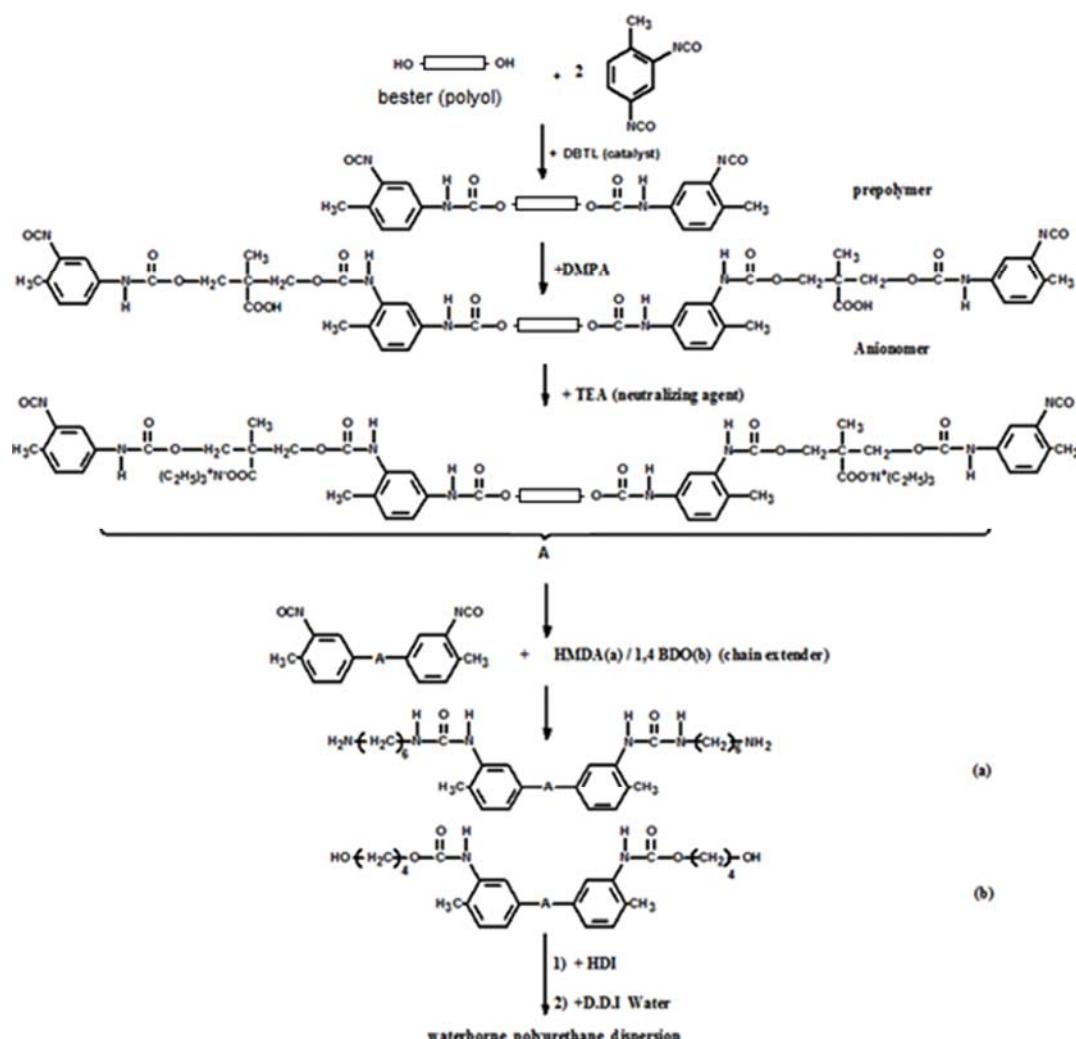
۲-۲- روش کار

نسخه بهینه‌سازی شده مواد مورد استفاده در فرآیند سنتز پلی یورتان پایه آبی در جدول ۱ ارائه شده است. پراکنده پلی یورتان آبیونی توسط روش اختلاط پیش‌پلیمر تهیه شد که مشتمل بر دو مرحله بود. مرحله اول شامل سنتز یک پیش‌پلیمر با گروه‌های ایزوسیانات انتهایی و مرحله دوم تهیه پراکنده توسط ایجاد مراکز آبیونی بر روی بدنه اصلی پیش‌پلیمر تولیدی بود. روند توسعه واکنش به طور کامل در شکل ۱ آورده شده است. واکنش در یک راکتور ۵۰۰ میلی لیتر گرد چهاردهانه فلنج دار مجهز شده با همزن مکانیکی دور بالا، ورودی گاز نیتروژن، مبرد که به منظور نقطیر برگشتی حلal مورد استفاده قرار گرفت و یک خروجی برای نمونه‌گیری انجام شد. برای شروع در دمای ۱۹۰°C Bester ۱۹۰ در مدت ۲ ساعت و در دمای ۸۵°C ادامه پیدا کرد.

سپس دی‌متیلول پروپیونیک اسید (DMPA) به صورت محلول در دی‌متیل فرمامید (DMF) به عنوان کمک حلal، اضافه گردید و به مدت ۵۰ دقیقه عمل اختلاط انجام شد. در این مرحله مکان‌های یونی شروع به شکل گرفتن می‌کنند و محصول نهایی یونومر پلی یورتان خواهد بود. شیوه افروزدن DMPA به علت توزیع نرمال گروه‌های یونی

جدول ۱: نسخه بهینه‌سازی شده مواد مورد استفاده در سنتز دو نمونه پلی یورتان پایه آبی.

اکی‌والان عاملیت			PU2 (g)	PU1 (g)	Mole	مواد
NH ₂	NCO	OH				
-	-	۰,۰۴	۲۲,۰۰	۲۲,۰۰	۰,۰۱	پلی‌استر پلی‌ال
-	۰,۱۳	-	۱۱,۶۷	۱۱,۶۷	۰,۰۷	تولوئن دی ایزوسیانات
-	-	۰,۰۴	۲,۶۸	۲,۶۸	۰,۰۲	دی‌متیلول پروپیونیک اسید
-	-	-	۳,۰۴	۳,۰۴	۰,۰۳	تری‌اتیل آمین
-	-	۰,۰۵	-	۲,۲۵	۰,۰۳	۱و۴ بوتان دی ال
۰,۰۵	-	-	۲,۹۱	-	۰,۰۳	هگزا متیلن دی آمین
-	۰,۰۱	-	۰,۸۴	۰,۸۴	۰,۰۰۵	هگزا متیلن دی ایزوسیانات
-	-	-	متغیر	متغیر	-	آب



شکل ۱: مراحل توسعه واکنش تهیه پراکنه پلی یورتان پایه آبی.

چهارم در تصویر ۲(الف) می‌باشد. در مرحله اول گرانروی به علت جایگزینی پیوندهای هیدروژنی رزین- رزین با آب- رزین کاهش می‌یابد. کاهش تجمعات دو یونی و ساختار رزینی فشرده دو علت مهم تغییر اخیر می‌باشند. در مرحله دوم گرانروی نرخ ثابت داشته تا در مرحله سوم دوباره افزایش گرانروی را شاهد هستیم. واکنش بین ساختارهای ملکولی و ایجاد تجمعات رزینی این افزایش می‌باشد. سرانجام در مرحله آخر گرانروی به شدت افت می‌کند که به علت کاهش تجمعات رزین- رزین می‌باشد.

۳- نتایج و بحث

۳-۱- گرانروی

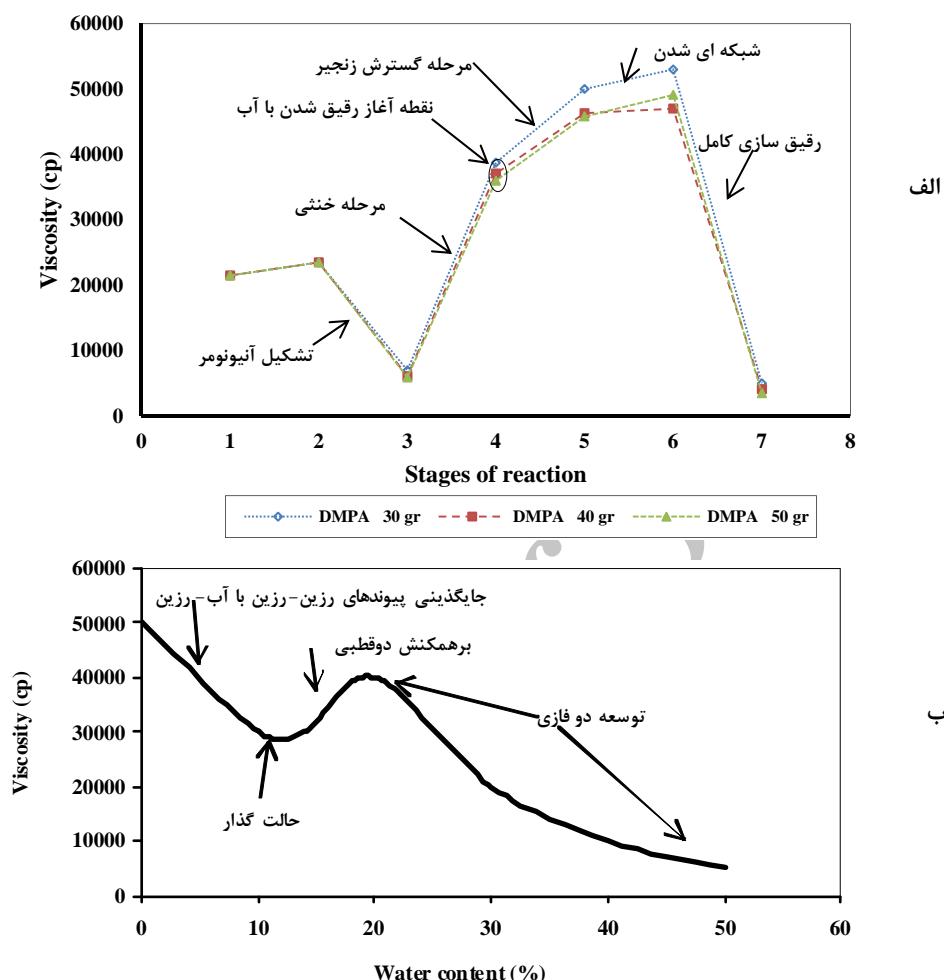
افزایش میزان DMPA به علت ایجاد مکان‌های یونی در زنجیره پلیمری، به عنوان عامل افزایش دهنده قابلیت پراکنش، باعث بهبود رفایند رقیق‌سازی توسط آب گردید. از طرف دیگر، افزایش در میزان DMPA افزایش در میزان DMF را به عنوان کمک حلال به دنبال خواهد داشت که این موضوع باعث افت گرانروی می‌شود (تصویر ۲.الف مرحله دوم به سوم). بنابراین حضور مقداری بالاتری از DMPA در فرمول‌بندی، گرانروی کمتری را به دنبال خواهد داشت. تغییر مقدار DMPA به عنوان عامل خنثی‌کننده از تغییرات DMPA پیروی می‌کند. زمانی که زنجیرهای پلیمری حاوی مکان‌های یونی در کنار هم قرار می‌گیرند به دلیل نیروی دافعه کولنی نمی‌توانند به یکدیگر نزدیک شوند و سرانجام در اثر این نیروی دافعه در حداقل فاصله از هم قرار می‌گیرند که نتیجه آن افزایش گرانروی است (تصویر ۲.الف مرحله سوم به چهارم، تصویر ۲.ب گویای تغییر چهار مرحله‌ای نرخ گرانروی به واسطه رقیق‌سازی با آب (مرحله

۳-۲- وزن مولکولی متوسط

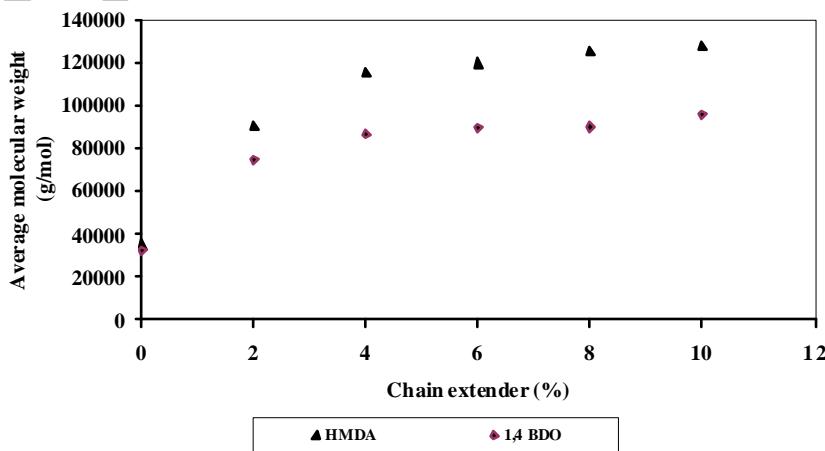
به منظور مطالعه اثر عوامل گسترش‌دهنده زنجیر بر روند رشد وزن مولکولی متوسط زنجیرهای پلیمری، در نسبتی ثابت از NCO/OH از نمونه‌های گسترش یافته آزمون GPC به عمل آمد. همان‌طور که در شکل ۱ مشاهده می‌شود حضور گروه‌های عاملی ایزوسیانات در دو انتهای زنجیره پلیمری، قابلیت گسترش و رشد زنجیر را فراهم می‌نماید.

عاملی، میزان کمتری از عامل گسترش دهنده زنجیر مورد نیاز می باشد. به عبارت دیگر با افزایش درصد عامل گسترش دهنده در NCO/OH ثابت، وزن مولکولی با تغییرات کمتری مواجه خواهد بود. (شکل ۳).

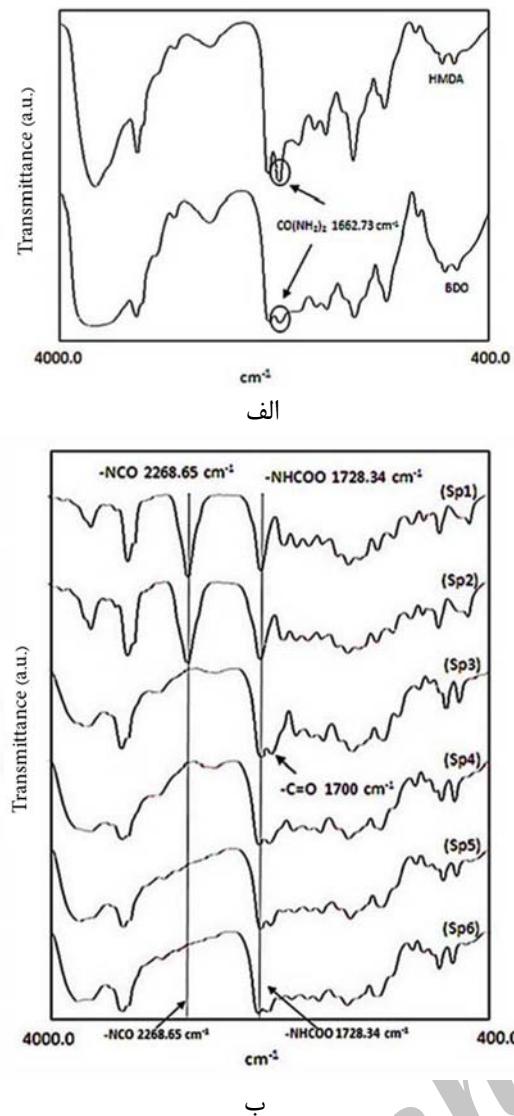
با افزایش نسبت مولی NCO/OH وزن مولکولی متوسط نیز روند افزایشی دارد [۲۳] البته با پیشرفت واکنش به دلیل اشغال شدن مکانهای موجود در طول زنجیر پلیمری به منظور اتصال گروههای



شکل ۲: الف. اثر محتوای DMPA بر تغییرات گرانوی و ب. اثر محتوای آب بر نرخ رقیق سازی.



شکل ۳: تغییرات وزن مولکولی متوسط زنجیرهای پلیمری متناسب با درصدهای مختلفی از عامل گسترش دهنده زنجیر در $NCO/OH = 1,77$



شکل ۴: الف طیف FTIR در مراحل مختلف واکنش ب. طیف FTIR مراحل پایانی برای دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر.

۴-۳- تحلیل DSC

فیلم‌های تهیه شده از پلی‌یورتان پایه آبی روی قطعات آلومینیمی قرار گرفتند و آزمایش تحت اتمسفر نیتروژن و با شیب حرارتی ۵ درجه سانتی‌گراد بر دقیقه در بازه -50°C تا $+50^{\circ}\text{C}$ صورت گرفت. همان‌طور که در شکل مشاهده می‌شود پیام‌های مربوط به دو عامل گسترش دهنده زنجیر هر دو گرمگیر هستند که این حاکی از کامل شدن واکنش می‌باشد. نتایج ابتدایی به دست آمده در نرمافزار AKTS (Advanced Kinetics and Technology Solutions) وارد شد و نهایتاً نتایج مربوطه به صورت زیر تحلیل شد.

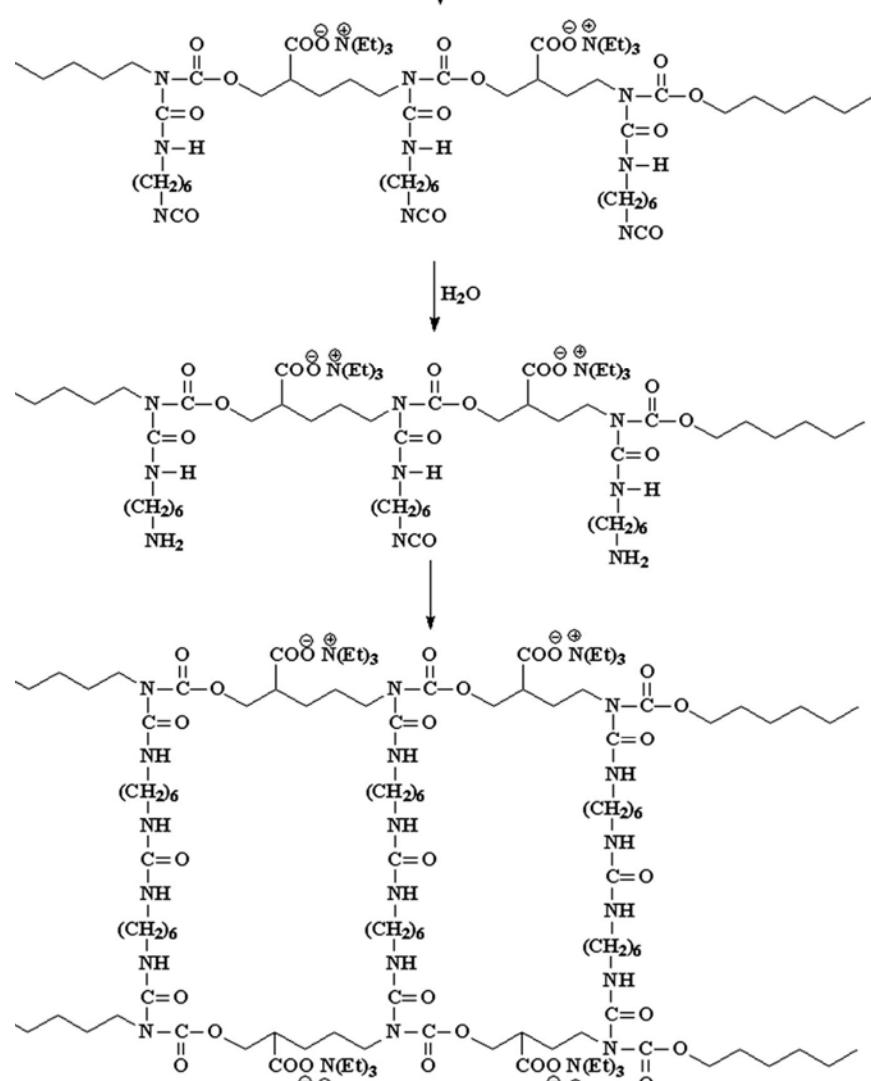
۳-۳- تحلیل FTIR

فیلم‌های حاصل از محصولات پرآکنش پلی‌یورتان توسط طیف‌سنجی FTIR مورد مطالعه و بررسی قرار گرفت. برای هر نمونه ۱۶ روش انجام شد و میانگین هر یک ثبت گردید. برای تسهیل مطالعه واکنش‌ها، مجموعه واکنش‌ها به ۶ مرحله تقسیم شد، که این مراحل در جدول ۲ قابل مشاهده می‌باشند تصویر ۴-الف طیف‌های IR پرآکنش پلی‌یورتان را از مرحله ۱ تا مرحله ۶ نشان می‌دهد. پیام موجود در 1728.38 cm^{-1} تأیید بر حضور گروه‌های $-\text{NHC}\text{OO}$ یا گروه یورتان می‌باشد. با تغییر و حذف شدن گروه‌های $-\text{NCO}$ در 2268.35 cm^{-1} این موضوع اثبات می‌گردد که تمامی این گروه مصرف شده و واکنش کامل گردیده است. نسبت NCO/OH با استفاده از اندازه‌گیری پیام‌های IR در انتهای مرحله دوم، محاسبه گردید و مقدار ۱.۷۷ گزارش شد. در مرحله سوم گروه‌های یورتان و پیام‌های کربونیل ($\text{C}=\text{O}$) با یکدیگر همپوشانی نموده‌اند و یک پیام نسبتاً پهن با دو سر به ترتیب از 1728 cm^{-1} و 1700 cm^{-1} ظاهر گردیده است. که این موضوع تصدیق ورود گروه کربوکسیل (-COOH) توسط DMPA در مرحله سوم می‌باشد. (شکل ۴-الف)

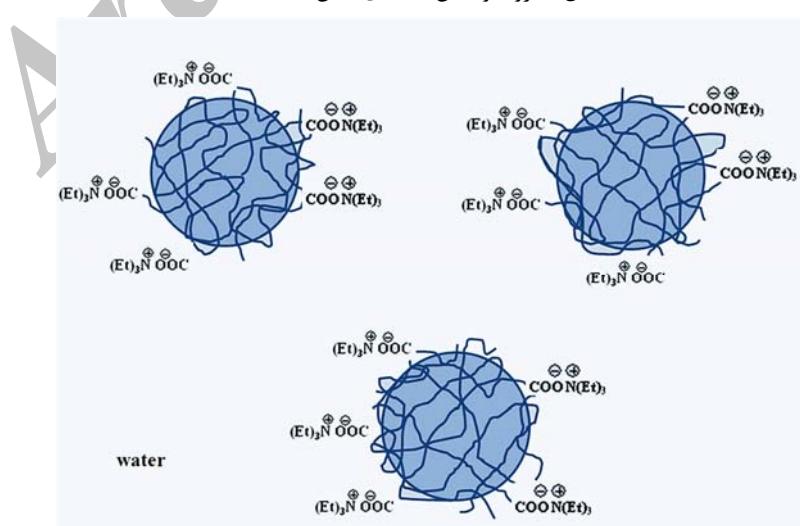
افزایش استحکام فیلم حاصل از پرآکنش پلی‌یورتان، در مرحله SP6 با استفاده از هگزا متیلن دی ایزو‌سیانات به عنوان عامل ایجاد پیوندهای عرضی به صورت جرئی و در حضور آب صورت گرفت. با افزودن تدریجی آب به رزین گروه‌های ایزو‌سیانات (-NCO) به صورت آنی به گروه‌های آمین (-NH₂) تبدیل می‌شوند و به دنبال آن گروه‌های آمین نیز با بقیه گروه‌های ایزو‌سیانات وارد واکنش می‌شوند و به این ترتیب فرآیند شیکه شدن کامل می‌گردد شکل ۵ گویای این مطلب می‌باشد. با توجه به طیف‌های به دست آمده در مرحله پایانی (شکل ۴-ب) تشکیل پل‌های اوره (CO(NH₂)₂) در 1662 cm^{-1} تصدیقی بر کامل شدن شبکه‌ای شدن است. با توجه به شکل ۶ آنچه که موجب پایداری ذرات پرآکنه می‌شود جهت‌گیری گروه‌های نمکی (-COON(Et)₃) به سمت فاز آبی و نیروی دافعه ناشی از آنها می‌باشد.

جدول ۲: مراحل مختلف واکنش سنتز رزین پلی‌یورتان پایه آبی.

مراحل	زمان نمونه‌گیری (دقیقه)	کد نمونه
پیش‌بلیمر	۲۰	Sp1
پیش‌بلیمر	۱۲۰	Sp2
آنیونومر	۱۷۰	Sp3
خنثی‌سازی	۲۰۰	Sp4
گسترش زنجیر	۲۲۵	Sp5
ایجاد شبکه	۲۵۰	Sp6
پرآکنه	۲۸۰	Sp7



شکل ۵: روند واکنش شبکه ای شدن.



شکل ۶: سازو کار پایداری پراکنده از طریق جهت گیری گروههای نمکی به سمت فاز آبی و نیروی دافعه ناشی از آنها.

۳-۵-۳- توزیع اندازه ذرات

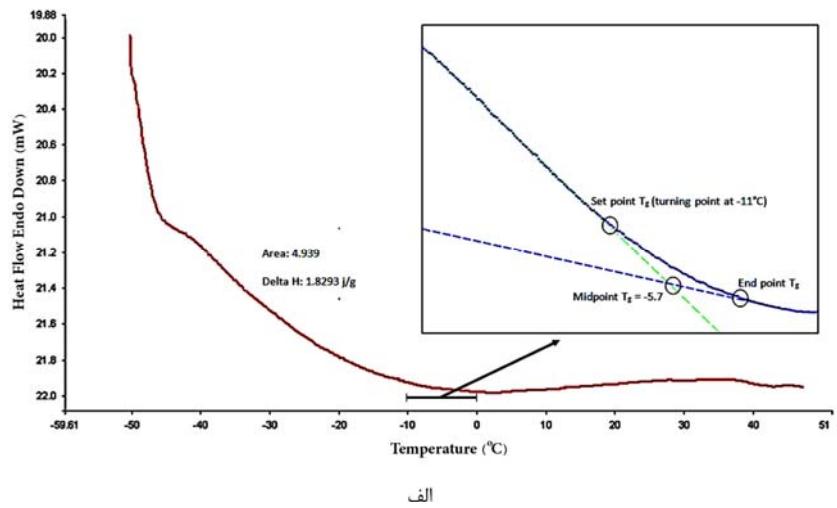
تأثیر نوع عوامل گسترش دهنده زنجیر در تصویر کاملاً قابل مشاهده است. در نمونه‌های مورد آزمایش نسبت NCO/OH به عنوان یک عامل اساسی ثابت نگه داشته شده است. با تغییر عامل گسترش دهنده زنجیر از HMDA به ۱۰۴ بوتان دی ال اندازه ذرات از $0.3 \mu\text{m}$ به $0.8 \mu\text{m}$ کاهش پیدا کرد (شکل ۸). افزایش حجم هیدرودینامیکی به دنبال افزایش شعاع ژیراسیون (شعاع دوران) یک نتیجه منطقی در ارتباط با افزایش طول زنجیر می‌باشد که منجر به افزایش اندازه ذرات می‌گردد. با توجه به این موضوع ذرات می‌توانند زنجیرهای پلیمری بیشتری را در خود جای دهند. بنابراین با افزایش بیشتر طول زنجیر پلیمری، ذرات متورم شده و اندازه آنها افزایش می‌یابد.

1- Set-point

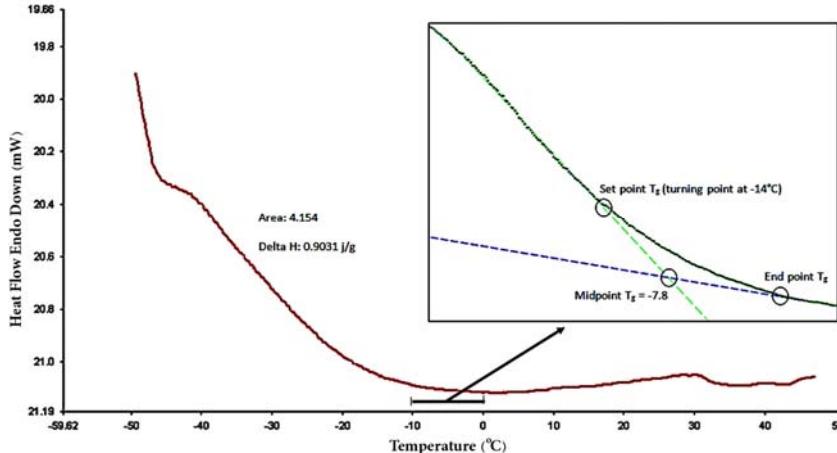
2- End- point

3- Mid- point

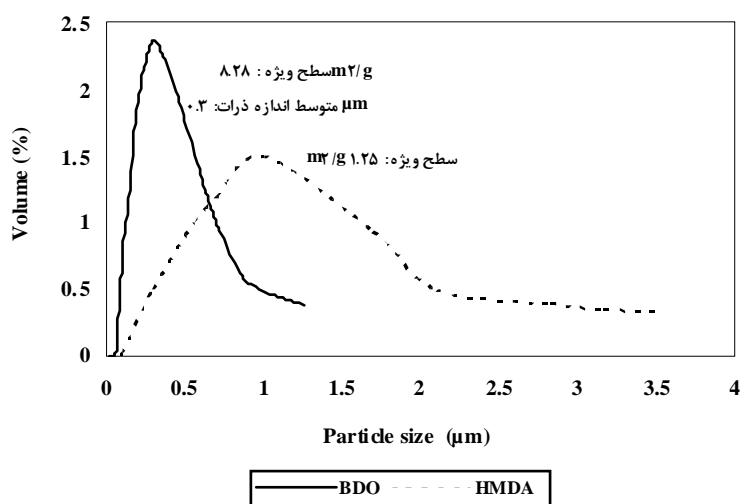
گرمانگاشتهای مربوط به نمونه‌های واکنش داده با ۱۰۴ بوتان دی ال و هگزامتیلن دی آمین به ترتیب در -11°C (شکل ۷-الف) و -14°C (شکل ۷-ب) دارای یک نقطه عطف می‌باشند که بیانگر نقطه آغازین^۱ بازه دمای انتقال شیشه‌ای می‌باشند که به علت مرزی بودن این نقطه از لحاظ علمی قابل اطمینان نمی‌باشد. مشابه همین وضعیت در نقطه انتهایی بازه^۲ نیز وجود دارد. بنابراین با توجه به شکل نقطه میانی بازه^۳ بر طبق استاندارد ASTM [۲۹] به عنوان دمای انتقال شیشه‌ای برای نمونه‌ها انتخاب شد. طول زنجیر پلیمری اثر قابل توجهی روی چگالی شبکه‌ای شدن دارد که این موضوع با توجه به نتایج بدست آمده از دو نمونه یعنی $T_g(\text{HMDA}) = -7.8^{\circ}\text{C}$ و $T_g(\text{BDO}) = -5.7^{\circ}\text{C}$ کاملاً تأیید می‌گردد. های گزارش شده مربوط به ناحیه توده‌ای می‌باشند که در مقایسه با ناحیه سطحی دارای مقدار بیشتری هستند. در این مطالعه به دلیل چشمگیر نبودن نقاط عطف سطحی از گزارش آنها صرف‌نظر شده است.



الف



شکل ۷: گرمانگاشتهای DSC برای دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر الف. ۱۰۴ بوتان دی ال و ب. هگزا متیلن دی آمین.



شکل ۸: منحنی توزیع اندازه ذرات برای دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر.

جدول ۴: نتایج آزمون ثبات سایشی تر.

ویژگی ها	هگزا متیلن دی آمین	او بوتان دی ال
وزن اولیه (g)	۳۷,۴۲	۳۶,۸۳
وزن ثانویه (g)	۳۷,۳۶	۳۶,۷۵
کاهش وزن (g)	۰,۰۶	۰,۰۸
کاهش وزن در واحد سطح (g/cm ²)	۰,۵۶۳	۰,۷۵۱
محتوای جامد (درصد)	۵۹,۲۷	۵۹,۱۲
چگالی تر (g/cm ³)	۱,۲۳۷	۱,۲۴۱
چگالی خشک (g/cm ³)	۱,۴۷۲	۱,۴۸۹
ضخامت کاسته شده (μ)	۴,۱۲	۳,۶۳

۴- نتیجه گیری

پراکنده پلی بورتان پایه آبی با استفاده از یک پلی استر با وزن ملکولی متوسط و با به کار گیری دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر به عنوان مورد مطالعاتی سنتز شد. مطالعه روند واکنش و دنبال کردن تغییرات درصد NCO، از طریق طیف سنجی FTIR با دقت خوبی انجام گردید. بررسی تغییرات گرانزوی رزین پایه در آغاز نقطه رقیق شدن با آب نشان داد که مقادیر بیشتر DMPA، کاهش محسوس گرانزوی رزین را به دنبال دارد. همچنین تأثیر عوامل گسترش دهنده زنجیر روی عواملی نظیر تغییرات وزن مولکولی، متوسط اندازه ذرات، رفتار حرارتی و خصوصیات مکانیکی و فیزیکی رنگ حاصله مورد مطالعه قرار گرفت. نتایج نشان داد که با افزایش درصد عامل گسترش دهنده زنجیر در نسبت مولی ثابت از NCO/OH وزن مولکولی متوسط روند افزایشی دارد. این در صورتی است که روند تغییرات وزن مولکولی با کاهش

۳-۶- خصوصیات مکانیکی و فیزیکی فیلم رنگ حاصله

خصوصیات مکانیکی فیزیکی فیلم های رنگ حاصل از پلی بورتان پایه آبی با توجه به کاربرد دو نوع عامل گسترش دهنده زنجیر در جدول ۳ نشان داده شده است. تغییر عامل گسترش دهنده زنجیر از او بوتان دی ال به هگزا متیلن دی آمین باعث کاهش سختی فیلم شد که این می تواند به علت T_g پایین تر در مورد HMDA به علت طول زنجیر بیشتر و چگالی شبکه ای شدن کمتر باشد.علاوه بر آن، نتایج آزمون ثبات سایشی تر (مطابق استانداردهای ASTM D 4213 در جدول ۴ نشان داد که نمونه سنتز شده با HMDA به علت انعطاف پذیری بیشتر نسبت به نمونه سنتز شده با ۱,۴BDO و اتلاف بیشتر انرژی ورودی به سطح، کاهش وزن کمتری را از خود نشان داد.

جدول ۳: خصوصیات فیلم رنگ حاصله.

استاندارد	هگزا متیلن دی آمین	او بوتان دی ال	ویژگی ها
ASTM D3121 ASTM D 4361	۵	۵	زمان رفع چسبندگی (min) (tackiness)
ASTM D 4366	۶۵	۷۷	سختی (sec)
DIN EN ISO 1520	۲۰	۱۸	یک روز بعد از اعمال انعطاف پذیری (cm)
ASTM D 3450 ASTM D 4828	خوب	خوب	مقاومت شستشویی

نمونه سنتز شده با ۱,۴ BDO با اتلاف بیشتر انرژی ورودی به سطح همراه بود و کاهش ضخامت کمتری را در اثر سایش از خود نشان داد.

تقدیر و تشکر

در پایان تشکر و قدردانی خود را از پژوهشکده رنگ و پلیمر امیرکبیر (CPRC)، همچنین صندوق حمایت ریاست جمهوری و شرکت سیماب رزین به خاطر کمکهای بی دریغشان اعلام می داریم.

روبرو گردید. با تغییر عامل گسترش دهنده زنجیر از HMDA به ۱,۴ BDO متوسط اندازه ذرات از $0.8 \mu\text{m}$ به $0.3 \mu\text{m}$ کاهش یافت. همین تغییر، افزایش T_g را از -5.7°C به -7.8°C داشت. افزایش در T_g به معنای افزایش بخشی سخت تلقی شد که این موضوع باعث انعطاف‌پذیری پایینتر و به دنبال آن سختی بیشتر رنگ حاصله در حالتی که از ۱,۴ BDO به عنوان عامل گسترش دهنده زنجیر استفاده شد، گردید. همچنین نتایج آزمون ثبات سایشی تر نشان داد که نمونه سنتز شده با HMDA به علت انعطاف‌پذیری بیشتر نسبت به

۵- مراجع

1. L. Lei, L. Z. Lin, Y. Li, Z. Xia, Synthesis and characterization of waterborne polyurethane dispersions with different chain extenders for potential application in waterborne ink. *Chem. Eng. J.* 253(2014), 518-525.
2. J. Bullermann, S. Friebel, T. Salthammer, R. Spohnholz, Novel polyurethane dispersions based on renewable raw materials and Stability studies by variations of DMPA content and degree of neutralization. *Prog. Org. Coat.* 76(2013), 609-615.
3. K. Nanda Ajaya, A. Wicks Douglas, The influence of the ionic concentration, concentration of the polymer, degree of neutralization and chain extension on aqueous polyurethane dispersions prepared by the acetone process. *Polym.* 47(2006), 1805-1811.
4. Yeh Jui-Ming, Yao Chia-Tseng, Preparation, characterization and electrochemical corrosion studies on environmentally friendly waterborne polyurethane/Na+-MMT clay nano composite coatings. *EPJ.* 44(2008), 3046-3056.
5. Y. Guo, J. Guo, S. Li, X. Li, Properties and paper sizing application of waterborne polyurethane emulsions synthesized with TDI and IPDI. *Colloids Surf. A.* 427(2013), 53-61.
6. X. ZHOU, W.TU, J. HU, Preparation and characterization of two-component waterborne polyurethane comprised of water-soluble acrylic resin and HDI Biuret. *Chin. J. Chem. Eng.* 14(2006), 99-104.
7. R. Narayan, DK. Chattopadhyay, Synthesis and characterization of cross-linked polyurethane dispersions based on hydroxylated polyesters. *Appl Polym Sci.* 99(2006), 368-380.
8. JY. Jang, YK. Jhon, Cheong IW, Kim JH, Effects of sulfonated polyol on the properties of the resultant aqueous polyurethane dispersions. *Colloids Surf. A.* 276(2006), 176-185.
9. H. Shan-hui, H. Tseng, L. Yu-Chun, The biocompatibility and antibacterial properties of waterborne polyurethane-silver nano composites. *Biomater.* 31(2010), 6796- 6808.
10. H. Pan, D. Chen, Preparation and characterization of waterborne polyurethane/attapulgite nano composites. *EPJ.* 43(2007), 3766-3772.
11. M. Valipour Ebrahimi, M. Barikani, S. Mohammad. Seyed Mohaghegh, Synthesis and properties of ionic polyurethane dispersions: Influence of polyol molecular weight. *IPJ.* 15(2006), 323-330.
12. B. Li-Hong, L. Yun-Jun, Zh. Shu-Fen, Effect of NCO/OH molar ratio on the structure and properties of aqueous polyurethane from modified castor oil. *IPJ.* 15(9)(2006), 737-746.
13. M. C. Delpech, F. M. B. Coutinho, Waterborne anionic polyurethanes and poly(urethane-urea)s: Influence of the chain extender on mechanical and adhesive properties. *Polym.Test.* 19(2000), 935-952.
14. T. Harro, P. Karl, T. Michael, Polyurethane formulation for coating substrates, US Patent 2,001,031,363,2001.
15. Szycher. M. Szycher's handbook of polyurethanes. CRC Press: Florida, chapter 14, 1999.
16. P. H. Markus, R. E. Tirpak, Waterborne polyurethane ionomers, presented at the Waterborne and higher solids coatings symposium, New Orleans, LA, 1990.
17. H. X. Xiao, S. Yang, R. A. Smiley, Aqueous anionic polyurethane dispersions, presented at the Waterborne and higher solids coatings symposium, New Orleans, LA, 1990.
18. W. Otterbein, G. Pollano, Modern paint and coatings, March, 32, 1995.
19. C. Heburn, Polyurethane Elastomers, second Ed., Elsevier, New York, 1992.
20. G. Woods, The ICI polyurethane Book, ICI polyurethanes, 197, 1987.
21. G. Oertel, Polyurethane handbook, Carl Hanser, Munich, 31, 1985.
22. V. D. Athale, M. A. Kulkarni, Preparation and properties of urethane/acrylate composite by emulsion polymerization technique. *Prog. Org. Coat.* 65(2009), 392-400.
23. Y. Jhon, I. Cheong, J. Kim, Chain extension study of aqueous polyurethane dispersions. *Colloids Surf. A.* 179(2001), 71-78.
24. L. Lei, L. Zhong, X. Lin, Y. Li, Zh. Xia, Synthesis and characterization of waterborne polyurethane dispersions with different chain extenders for potential application in waterborne ink. *Chem. Eng. J.* 253(2014), 518-525.
25. M. C Delpech, F. M. B Coutinho, Waterborne anionic polyurethanes and poly (urethane-urea) s: influence of the chain extender on mechanical and adhesive properties. *Polym. Test.* 9(2000), 939-952.
26. M. van der Schuur, B. Noordover, R. J. Gaymans, Polyurethane elastomers with amide chain extenders of uniform length. *Polym.* 47(2006), 1091-1100.
27. C. Hepburn, Polyurethane Elastomers, 2nd, Elsevier Science Publishers Ltd, New York, 1992.
28. H.T. Lee, Y. T. Hwang, N. S. Chang, C. C. T. Huang, H. C. Li, Waterborne, High Solids and Powder Coatings Symposium, New Orleans, 22 – 24 February, 224, 1995.
29. Standard practice for glass transition temperature of hydrocarbon resins by differential scanning calorimetry, annual book of ASTM standard, ASTM D 6604, 2009.