高分子量ベンゾオキサジンと BMI のポリマーアロイフィルムの 作製と物性評価

豊橋技科大院工内田翔也・井上祐一・河内岳大・竹市力

【要旨】

ビスフェノールA、ヘキサメチレンジアミンおよびパラホルムアルデヒドから合成される高分子量ベンゾオキサジンB-hdaとビスマレイミド (BMI)を用いて、新規のポリマーアロイフィルムを作製した。IR と DSC より、B-hda と BMI はエーテル結合によって架橋することを確認した。また、得られたポリマーアロイフィルムは、各ホモポリマーよりも柔軟かつ強靭であり、熱安定性や耐熱性にも優れていることが分かった。

【緒言】

ポリベンゾオキサジンは、ベンゾオキサジンの熱開環重合によって得られる新規のフェノール樹脂である [1]。ポリベンゾオキサジンは耐熱性が高い、吸湿性が低いなどの 長所を持っている。一方で脆い、ガラス転移温度 (*Tg*)が十分高くないと言った短所が あり、これらの向上が求められている。最近、我々は高分子量ベンゾオキサジンを合成 し、そのポリベンゾオキサジンが強靭かつ耐熱性に優れていることを報告した [2]。代 表的な高分子量ベンゾオキサジンである B-hda の合成反応を Schemel に示す。また、 ベンゾオキサジンと BMI (Fig. 1)のポリマーアロイ

フィルムを作製することで、強靭な架橋構造のため に耐熱性が大きく向上することを報告した [3]。本 研究では、高分子量ベンゾオキサジン B-hda と BMI とのポリマーアロイフィルムを作製し、その物性を 評価した。



Fig. 1. Chemical structure of BMI



Scheme 1. Synthesis of B-hda

【実験】

文献 [2]に従い、ビスフェノール A とヘキサメチレンジアミンとパラホルムアルデヒ ドから高分子量ベンゾオキサジン B-hda を合成し、0.5N NaCO₃水溶液、蒸留水でそれ ぞれ3 回洗浄することで精製した。生成物は白色固体で、収率は97%であった。合成 した B-hda と BMI を NMP に溶解させ、ガラス板の上にキャストし、送風乾燥機により 60℃で1時間、100℃で1時間、160℃で2時間、200℃で2時間、240℃で3時 間、段階的に熱処理した。B-hda / BMI 混合物は、100℃までは黄色であったが、BMI の融点付近である 160℃ では赤褐色、240℃では茶褐色へと色が変化した。

【結果と考察】

1. B-hda / BMI ブレンド系の反応解析

まず、BMI と高分子量ベンゾオキサジン B-hda の混合が重合反応に及ぼす影響につい て調べた。B-hda 単体、B-hda / BMI 混合物および BMI 単体を 60 ℃ で 1 時間、100 ℃

Polymer Alloys of High Molecular Weight Benzoxazines and Bismaleimide

Shoya UCHIDA, Yuichi INOUE, Takehiro KAWAUCHI, Tsutomu TAKEICHI (*Department of Environmental and Life Sciences, Toyohashi University of Technology*) Phone: 0532-44-6815, Fax: 0532-48-5833, e-mail: takeichi@ens.tut.ac.jp

で1時間送風乾燥した後、得られたサンプ ルの DSC 測定を行った。Fig. 2 にその結果 を示す。B-hda 単独の重合開始温度が 121 ℃ と低温であるのに対し、BMI含有量が25 wt%のものでは 138 ℃、50 wt%のものでは 145 ℃、75 wt%のものでは 136 ℃ と、B-hda 単独よりも高温側で反応が開始した。一方、 B-hda 単独および BMI 単独の重合発熱のピ ークトップがそれぞれ 242 ℃、207 ℃ であ るのに対し、BMI含有量が25wt%のもので は191 ℃、50 wt%のものでは176 ℃、75 wt%のものでは 179 ℃ と、低温にシフトし ていることが分かった。また、B-hda / BMI 混合物の BMI 含有量に対する DSC の発熱 量を Fig.3 に示す。B-hda / BMI 混合物の発 熱量は、B-hdaや BMI 単独のものよりも大 きくなったことから、B-hda / BMI 混合物で は B-hda の熱開環重合や BMI の硬化反応以 外に、更なる反応が起こっていることが推 測される。

そこで、BMI 含有量 50 wt%の B-hda / BMI 混合物の各熱処理段階における赤外吸収ス ペクトル (FT-IR)測定を行った。結果を Fig. 4 に示す。熱処理の進行に伴い、オキサジ ン環が開環するため、950 cm⁻¹に見られる C-H 面外変角振動の吸収が減少していく様 子が確認できた。また、1380 cm⁻¹に見られ る C-N 伸縮振動の吸収に増減が見られない ため、イミド環が開裂するなどの反応が起 こっていないことも分かった。一方、1200 cm⁻¹付近のエーテル結合由来とみられる C-O-C 伸縮振動の吸収が増加していく様子 が観測できた。この吸収の強度は、BMI 単



Fig. 4. IR spectra of B-hda / BMI blend after each cure stage



Fig. 2. DSC curves of B-hda / BMI blends with various BMI contents







Fig. 5. IR spectra of PB-hda / BMI alloy, PB-hda, and BMI cured at 240 °C

独および B-hda 単独の熱硬化物のものよりも大きいことが確認できた (Fig. 5)。

この反応をより詳しく調べるために、モデル反応を行った [3]。フェノールと N-フェ ニルマレイミドを混合し、8 時間還流させた。生成物から未反応のフェノールを留去し、 残留物をクロロホルムに溶解させ、メタノールに沈殿させることで生成物を得た。生成 物は白色固体であり、収率は 30%であった。生成物の¹H-NMR の結果を Fig. 6に示す。 予想生成物に対応するピークが現れており、積分値も理論値とほぼ一致した。また、生 成物の¹³C-NMR (Fig. 7)にも¹H-NMR と同様に、予想生成物に対応するピークが現れた。

これらの結果から、PB-hda の OH は、BMI のイミド環の二重結合部分に付加してい ると考えられる (Scheme2)。







100 δ/ppm

150

CHCl₂

TMS



Scheme 2. Cross-linking reaction of PB-hda and BMI

2. アロイフィルムの作製

BMI 含有量を 0~100 wt%と変化させて、B-hda / BMI のアロイフィルムを作製した。 Fig. 8 に示すように、BMI 単独の硬化フィルムは脆く、柔軟性も見られなかった。一方、 PB-hda の単独フィルムは柔軟であった。それに対し、アロイフィルムは柔軟かつ強靭 であり、BMI 含有量が増加しても柔軟性は失われなかった。



Fig. 8. Appearance of PB-hda, BMI, and PB-hda / BMI alloy films

3. アロイフィルムの機械的性質

 造が増えて強靭になったためである と考えられる。

4. アロイフィルムの熱的性質

アロイフィルムの耐熱性を動的粘 弾性測定 (DMA)により評価した。結 果を Fig. 10 に示す。PB-hda 単独のフ ィルムでは Tg が 259 ℃ であった。 BMI 含有量が 25 wt%のフィルムでは 292 ℃、50 wt%フィルムでは 310 ℃、 75 wt%フィルムでは 349 ℃ と、B-hda 単独のフィルムと比べ、大幅に Tg が 向上した。これは剛直なイミド骨格を 有する BMI を導入したことと、架橋 密度が向上したためと考えられる。

また、アロイフィルムの熱重量分 析 (TGA)により、BMI 含有量の増加 に伴い、5%重量減少温度、10%重量 減少温度が高温側へと移動し、残炭 率も単独のフィルムより向上するこ とを確認した (Fig. 11)。PB-hda は構 造中に脂肪族を多量に含んでいるた め、低分子量由来のポリベンゾオキ サジンより熱安定性は低かったが、 この問題点も熱安定性の高い BMI の 導入により改善できた。

【結論】

高分子量ベンゾオキサジン B-hda と BMI との新しいポリマーアロイフ ィルムの作製に成功した。得られた アロイフィルムは、いずれも各ホモ ポリマーよりも柔軟かつ強靭であっ た。アロイフィルムの引張試験の結 果より、アロイ化したことによって単 独フィルムよりも靱性が向上している ことを確認した。また、BMI 含有量の 増加に伴い、Tg も向上することが確認 できた。更に、得られたアロイフィル ムは、熱安定性にも優れていることが 分かった。IR 測定とモデル反応の結果 から、B-hda と BMI はエーテル結合に よって架橋していることが示唆され、 このエーテルによる架橋構造が、力学 特性、耐熱性などの向上の原因である と考えられる。



【参考文献】

- [1] Takeichi T, Kawauchi T, Agag T. Polym. J., 2008;40:1121-1131
- [2] Takeichi T, Kano T, Agag T. Polymer, 2005;46:12172
- [3] Takeichi T, Saito Y, Agag T, Muto H, Kawauchi T. Polymer, 2008;49:1173