液晶环氧/BMI 共聚物微观结构的研究

陈立新1,王汝敏1,齐暑华1,徐亚洪2,廖建伟2

(1. 西北工业大学化工系,陕西西安710072;2. 北京航空材料研究院,北京100095)

摘要:对BMI与二元胺扩链后与液晶环氧(PHBHQ)形成的共聚物的微观结构进行了分析。扫描电镜(SEM)对 共聚体系冲击断面的分析表明,当BMI:DDBA=1 1,1 1.5时,共聚体系为"皮—芯"结构;当BMI:DDBA=1 2时,共聚体系为"互穿网络"结构。广角X射线衍射(WAXD)和动态力学(DMTA)的分析表明,BMI/BDAP/ PHBHQ体系为均相体系,在固化网络中,PHBHQ形成取向有序的介晶域,对裂纹起到引发、分支、终止作用。 关键词:液晶环氧;共聚物;微观结构;介晶域 中图分类号:TB324;0633.22;0633.13 文献标识码:A 文章编号:1005-5053(2002)03-0038-03

双马来酰亚胺均聚物本身脆性大,用来制备 复合材料的工艺性不好,不溶解于丙酮等低毒低 沸点溶剂,纤维预浸料僵硬缺乏粘性,固化温度 高。因此必须进行改性,以获得综合性能良好、工 艺性良好的复合材料基体。用胺类化合物如二元 胺使双马来酰亚胺单体发生扩链反应,未反应完 的伯胺、仲胺又是环氧树脂固化时的交联剂、三者 相互反应能形成可设计的交联网络[1,3]。考虑到液 晶环氧具有与环氧树脂相同的官能团,也可通过 二元胺扩链这一途径改性 BM I. 同时由于液晶环 氧中含有刚性结构,在改善韧性的同时,将不会牺 牲耐热性。根据这一思路、采用含芳香酯类液晶基 元的环氧化物(PHBHQ)^[4]原位增韧二元胺扩链 的 BM I^[5], 采用 WA XD、SEM、DMTA 等手段研 究共聚树脂的微观结构和断面形态,为先进复合 材料用改性双马来酰亚胺树脂基体的研制提供理 论和实践依据。

1 实验部分

1.1 主要原材料

对羟基苯甲酸对苯二酚二缩水甘油醚(PHB-HQ):本实验室合成;双马来酰亚胺(BMI):工业 品,湖北峰光化工厂;4,4 -二对苯胺双酚 A (BDAP):工业品,进口。

- 基金项目:先进复合材料国防科技重点实验室基金资助 (HK0302)
- 作者简介:陈立新(1966-),女,博士,讲师。

E-mail: chen-lixin@mail.china.com

1.2 预聚体的制备

按配比准确称取二元胺(BDAP),加入烧杯中,加热逐渐熔化成稀液,温度控制在120-130,加入 BMI 预聚15分钟左右,然后自然冷却。预聚物为深红色,且能溶解于丙酮溶剂中。

1.3 仪器及测试方法

1.3.1 DMTA 分析

用 Rheometric Scientific Dynamic Mechanical Thermal Analyser MK 型 DMTA 测试仪 测定浇铸体的动态力学性能, 测试频率 1hz, 升温 速率 2 /min。

1.3.2 SEM 分析

用 AM RAY Model 1000B 型扫描电子显微 镜观察试样冲击与弯曲断面的断面形貌, 断面经 丙酮清洗后挥发干, 试验前分两次真空镀金, 扫描 加速电压为 20kv。

1.3.3 WADX 分析

采用日本理光 X 射线衍射仪, 通过测定衍射 峰的角度、等同周期、强度来确定高聚物的聚集状 态结构。

2 结果与讨论

2.1 共聚体系微观结构的分析

图 1为 BM I/BDAP/PHBHQ 树脂浇铸体的 冲击断面 SEM 图。

由于二元胺含量的不同, 其浇铸体的微观结构也发生了变化。当 BMI DDBA=1 1至1 1.5时, 其断口是典型的韧性断裂, 图 1(a), 1(b) 中有大量 韧窝存在。而当 BMI DDBA=1 2 时, 断口为沟壑型断口, 且有大量的小裂纹, 见图 1(c)。这种结构的形成主要是因为随扩链剂摩尔

收稿日期: 2002-02-11;修订日期: 2002-03-16

比增高,液晶环氧的用量也增加。当液晶环氧的用 量较少时,其加入改变了热固性树脂的聚集态结 构,理想的结构模型如图 2(a) 所示。在受力过程 中,由于两者产生塑性形变能力的差异,能有效地 抑制裂纹的扩展,吸收较多的能量,在照片中表现 为液晶环氧在受力破坏时产生较大的塑性形变, 被拉起,形成韧窝中白色部分,而形变较小的 BMI形成韧窝中黑色的凹陷部分。当液晶环氧的 用量较大时,液晶环氧与 BMI 形成了连续的互相 贯穿的网络结构,如图 2(b) 所示。两者之间通过 二元胺化学键连接起来,因而不存在相界面的相 容性问题,能很好地发挥协同作用。从图 1(c)中 可以明显地看到,由干液晶环氧含量的增加,在受 力破坏的过程中,引发了大量的微裂纹,因而吸收 大量的能量,可以使改性体系的冲击强度提高。同 时,由于液晶含量增大,微纤集结成束,更能发挥 增强作用。



图 1 BMI/BDAP/PHBHQ 树脂浇铸体冲击断面 SEM 图

Fig. 1 The casting resin impact section SEM photograph of BMI/BDAP/PHBHQ (a) BMI BDAP= 1 1; (b) BMI BDAP= 1 1.5; (c) BMI BDAP= 1:2; (d) BMI BDAP= 1 1



图 2 BMI/BDAP/PHBHQ 体系理想结构模型 Fig. 2 The idea structure model of BMI/BDAP/PHBHQ

2.2 浇铸体的 WAXD 分析

BDAP= 1 1.5)的 WAXD 曲线, 图中在 2(分别 图 3 为共聚物 BM I/ BD A P/ PHBHQ(BMI 为9和22附近出现衍射峰,在22附近的衍射峰 弥散分布, 衍射强度高, 这对应于分子间平均距离 为 4-6A 的排列, 图谱与各向同性液体的图谱十 分相似, 表明横向分子排列是无序的, 为向列相介 晶域的衍射。2(在 9 左右, 衍射峰尖锐, 强度较 弱,与片晶的厚度尺寸相当,表明固化物中有一定 量近晶相介晶域形成。根据 WAXD 计算出晶胞 参数见表 1。

表 1 BMI/BDAP/PHBHQ 树脂浇铸体的晶胞参数 Table 1 Crystalline cell parameter of BMI/BDAP/PHBHO

	-	-			-	
Copolymer	2 θ /(ງ	d / Å	Inten	2 θ /(ງ	d / Å	Inten
BMI/BDAP/PHBHQ	9. 462	8.984	386	17. 922	4.946	1537



图 3 BM I/BDA P/PHBHQ 树脂浇铸体的 WA XD 图 Fig. 3 WA XD curve of BM I/BD AP/PHBHQ cured resin

2.3 BMI/BDAP/PHBHQ 体系的动态力学性能 用 DMTA 判断PHBHQ 与 BMI 预聚体形成 共聚物的相容性,可直接从谱图的结果得到相关 信 息,简单可靠,是一种较为理想的方法。为 BMI/BDAP/PHBHQ 体系浇铸体的 DMTA 图。





cured resin

由图可见, 共聚体系只出现一个损耗峰, 表明 BMI/BDAP/PHBHQ 共聚体系为均相体系。随 BMI BDAP从1 1增加到1 1.5, PHBHQ 用 量的增加, 交联密度增大, 因而体系玻璃化转变的 损耗正切峰向高温方向移动。

3 结论

研究表明, BMI/BDAP/PHBHQ 共聚体系是 一个均相体系。随 BDAP 含量的增加, BMI/ BDAP/PHBHQ 体系的微观结构不同。当 BMI: DDBA = 1 1, 1 1.5 时, 共聚体系为 "皮—芯" 结构, 当 BMI DDBA = 1 2 时, 共聚体系为 "互 穿网络"结构。在固化网络中, PHBHQ 形成取向 有序的介晶域, 起到引发、分支、终止裂纹的作用。

参考文献:

- [1] 王汝敏. 改性双马来酰亚胺树脂基体研究[D]. 西 安:西北工业大学, 1999.
- [2] 白永平, 王清民, 王宝湖, 等. BMI 树脂基复合材料研 究进展[J]. 纤维复合材料, 1999, (1):48—51.
- [3] 米军,张欣苑,李祝,等.液晶双马来酰亚胺/环氧树 脂共聚物的制备[J].热固性树脂,1997,(3):5-8.
- [4] 陈立新,王汝敏,蓝立文,等.含芳香酯基液晶基元环 氧树脂的合成与表征[J].西北工业大学学报,2000, 增刊:144—149.
- [5] 陈立新,王汝敏,蓝立文,等.液晶环氧/双马来酰亚 胺共聚物的研究[J].材料科学与工程,2001,(1): 109—111.

(下转第45页)

method (electrical resistance heating at 50 Hz and induction heating at 2500Hz) on deposition mechanism of SiC, the densification, microstructure and properties of C/SiC composites was investigated. The difference of deposition mechanisms of SiC between the different heating methods was indicated by deposition unit. Deposition unit is high temperature moltendroplet for electrical resistance heating. However it is SiC solid agglomerate for induction heating. It is difficult for SiC composites to densify for induction heating because it is difficult for SiC solid agglomerate to infiltrate into fiber bundle. But it is easy for high temperature molten-droplet to infiltrated into fiber bundle. C/SiC composites infiltrate dunder two kinds of different heating method have different microstructure due to different SiC deposition mechanism. This led to C/ SiC composites to have higher density, bending strength, fracture toughness and work of fracture for electrical resistance heating as compared with induction heating .

Key words: C/SiC composite; deposition mechanism; heating method; microstructure; mechanical property

(上接第40页)

Study on the microstructure of BMI/liquid crystalline epoxy copolymer

CHEN Li-xin¹, WANG Ru-min¹, QI Shu-hua¹, XU Ya-hong², LIAO Jian-wei²

(1. Department of Chemical Engineering, Northwestern Polytechnical University, Xi an 710072, China; 2. Institute of Aeronautical Materials, Beijing 100095, China)

Abstract: The copolymer microstructure of BMI with liquid crystalline epoxy (PHBHQ) after extending chain was observed. Through observation by Scanning Electron Microscope (SEM) showed when BMI: BDAP was equal from 1:1 or 1: 1.5 to 1:2, the impact fracture surface was "skin-core" and "impenetrate network "structure respectively. The system of BM I/ BDAP/PHBHQ was a uniform system analyzed by Dynamic Thermomechanical Analysis (DMTA). During curing the PHBHQ formed oriental ordered mesogenic domain analyzed by Wide-angle X-Ray Diffraction (WAXD) could initiate, branch, terminate the crack dispersed in the copolymer.

Key words: liquid crystalline epoxy; copolymer; microstructure; mesogenic