几种热塑性聚酰亚胺泡沫热力学性能

沈燕侠 潘丕昌 詹茂盛 王 凯

(北京航空航天大学材料学院,北京 100083)

文 摘 研究了几种热塑性聚酰亚胺泡沫的动态热力学性能和热失重性能。动态黏弹性分析表明,聚酰 亚胺泡沫单体刚性越强,自制纯聚酰亚胺泡沫的 T_g 越高,所研究的几种热塑性聚酰亚胺泡沫的 T_g 相差达 55 ;与 TEEK系列相比,自制泡沫的 T_g 稍高;加入玻璃微珠和碳纳米管 (CNT)对泡沫的 T_g 影响不大,加入 30% (质量分数)玻璃微珠 T_g 只提高 6 ,加入 5% (质量分数) CNT T_g 只提高 5 。热失重分析表明,聚酰亚 胺泡沫单体刚性越强,其起始分解温度越高,热失重 5%时的起始分解温度达 550 ;加入玻璃微珠和碳纳米管 能明显提高聚酰亚胺泡沫的起始热失重温度,热失重 5%时,加入 30% (质量分数)玻璃微珠可使起始热失重 温度提高到 593 ,加入 5% (质量分数) CNT可使起始热失重温度提高到 589 。

关键词 热塑性聚酰亚胺泡沫,空心玻璃微珠,碳纳米管,热力学

Thermo-Mechanical Properties of Thermoplastic Polyinide Foams

Shen YanxiaPan PichangZhan Mao shengWang Kai(School of Materials Science and Engineering, Beihang University, Beijing100083)

Abstract This paper is concerned with dynamic thermo-mechanical properties and thermo-gravimetric characteristics of thermoplastic polyimide foams Dynamic thermo-mechanical analysis demonstrated that the polyimide foams with more rigid monomers give higher T_g and the maximum difference of T_g could reach to 55 ; T_g of home-made polyimide foams is higher than T_g of TEEK; change in T_g of polyimide foams with hollow glass microspheres or CNT (carbon nanotubes) is even; variations in T_g of polyimide foams with 30% content of hollow glass microspheres and with 5% content of CNT are 6 and 5 , respectively. Thermo-gravimetric analysis showed that he polyimide foams with more rigid monomers give higher decomposing temperature and the maximum decomposing temperature could reach to 550 in 5% mass loss Polyimide foams with filled glass microspheres or CNTs had higher thermo-loss temperature. The thermal weight-loss temperatures of polyimide foams with 30% content of hollow glass microspheres and with 5% content of CNT are 593 and 589 , respectively.

Key words Themoplastic polyinide foam, Hollow glass microspheres, Carbon nanotubes, Themomechanics

1 前言

聚酰亚胺¹¹已广泛应用于航空航天等领域。泡 沫结构的聚酰亚胺材料¹²¹不仅保持了原树脂优异的 耐温、阻燃等性能,而且其质量轻,具有突出的透波特 性和较好的柔性,回弹性,耐高、低温,不含卤素和消 耗臭氧物质等优点。

聚酰亚胺泡沫的研究文献较多^[3~8],但只有少数 国家具有聚酰亚胺泡沫的生产能力,而且品种不 多^[9~12]。我国研究的较少^[13],国内需求聚酰亚胺泡 沫产品基本靠进口。本文对自制聚酰亚胺泡沫、空心 玻璃微珠和碳纳米管 (CNT)填充聚酰亚胺泡沫进行 了热力学性能研究。

2 实验

热塑性聚酰亚胺泡沫体系分别为:ODPA(3,3', 4,4'-二苯醚四酸二酐)/3,4'-ODA(3,4'-二氨 基二苯醚)、BTDA(3,3',4,4'-二苯酮四酸二酐)/ 3,4'-ODA、ODPA/4,4'-ODA(4,4'-二氨基二苯 醚)和 BTDA/4,4'-ODA纯泡沫体系;空心玻璃微

基金项目:国家高技术研究发展专项经费资助(2006AA03Z562) 作者简介:沈燕侠,1979年出生,博士研究生,主要从事聚酰亚胺泡沫的研究

宇航材料工艺 2007年 第 6期

收稿日期:2007-09-30

珠填充 ODPA /3,4 '- ODA 以及 CNT填充 ODPA /3, 4 '- ODA 泡沫体系。

性能测试:采用 DMTA - 型动态力学热分析仪 测试泡沫的动态热力学性能,升温速率为 5 /min; 采用 Rheometric Scientific热重分析仪测试泡沫的热 失重温度,氮气环境、升温速率为 10 /min。

2.1 纯泡沫的动态热力学性能

损耗因子(tan)反映材料在动态载荷下,损耗 与储能模量变化快慢的程度。聚合物处于玻璃态时, 因为泡沫的黏度很低,聚合物链段不能移动,随着温 度的升高,高聚物逐渐由玻璃态进入到橡胶态,聚合 物链段达到从"冻结 到"自由 的转变,分子运动增 大,但体系的黏度还很高,内摩擦很大,链段运动跟不 上外部应力或应变的变化,因此,应力与应变之间的 相位差很大,表现出较大的力学损耗,因而内耗 tan 在转变区达到最大值。图 1表示不同分子结构纯聚 酰亚胺泡沫的 tan -*T*曲线。



Fig 1 Tan -T curves of different polyinide foams

由图 1可知,单体结构对聚酰亚胺泡沫 T_g 影响 较大,二酐的刚性越好(BTDA > ODPA),泡沫的 T_g 越高,二胺的刚性越好(4,4'-ODA > 3,4'-ODA) 聚酰亚胺泡沫的 T_g 越高;高聚物分子的刚性越强,对 分子运动的束缚越强,需要足够外力对体系做功,所 以 tan 表现出明显滞后,其 T_g 越高。

BTDA /3, 4 '- ODA 与 ODPA /3, 4 '- ODA 体系 相比二酐的改变使得 T_g 升高了 12 , BTDA /4, 4 '-ODA 与 ODPA /4, 4 '- ODA 体系相比二酐的改变使 得 T_g 升高了 20 ; ODPA /4, 4 '- ODA 与 ODPA /3, 4 '- ODA 体系相比二胺的改变使得聚酰亚胺泡沫 T_g 提高了 35 , BTDA /4, 4 '- ODA 与 BTDA /3, 4 '-ODA 体系相比二胺的改变使得聚酰亚胺泡沫 T_g 提 高了 43 。由此看出,二胺结构对聚酰亚胺泡沫 T_g 的影响比二酐结构的影响大。

将以上四种体系聚酰亚胺泡沫与国外几种聚酰 亚胺泡沫的 *T*_g^[14] 的比较结果列于表 1。 表 1 国外与自制聚酰亚胺泡沫的 Tg 比较

Tab 1 Comparison of T_g of foreign and home-made

聚酰亚胺泡沫产品		所用单体	$T_{ m g}$ /		
TEEK - HH		ODPA /3, 4 ' - ODA	237		
TEEK - L8		BTDA /4, 4 '- ODA	283		
自	制	ODPA /3,4 '- ODA	245		
		BTDA/3,4 '- ODA	257		
		ODPA /4, 4 ' - ODA	280		
		BTDA/4,4 '- ODA	300		

由表 1可知,自制聚酰亚胺泡沫的耐热性能明显 优于同体系 TEEK系列产品。而 BTDA/3,4 '-ODA、ODPA/4,4 '- ODA两种自制产品的 *T*g也满足 高温要求。

图 2表示不同聚酰亚胺泡沫体系的 TGA 曲线。 由图 2可知,随单体刚性增加 (OD PA < BTDA, 3, 4 ' - ODA <4, 4 '- ODA),聚酰亚胺泡沫热失重起始温 度也提高,其中 BTDA /4, 4 '- ODA 热失重 5%时的 温度可达 550 ,泡沫体系热分解温度大小顺序为: BTDA /4, 4 '- ODA > ODPA /4, 4 '- ODA > BTDA /3, 4 '- ODA > ODPA /4, 4 '- ODA,单体二胺的影响比 二酐对泡沫热性能影响稍大,其结果和 DMTA 分析 结果相一致。



少量微粒子填充聚酰亚胺泡沫后泡沫密度增加不 大,表2表示微粒子填加量与泡沫密度的关系。由表2 可知,随微粒子加入量的增大,泡沫密度明显增加,与 理论值相比聚酰亚胺泡沫密度有所增加,这是由于泡 沫与填充粒子结合性较差所导致。可由图3来解释, 图3(a)表示泡沫材料基体树脂之间本身的作用关系, 泡沫孔之间互相连接成为泡沫整体;在基体含量不变 的情况下,随着填充粒子的加入,由于粒子与聚合物间 结合性较差,使得泡沫间隙增大,如图3(b)所示,泡孔 之间不能全部接触;当填充量增大到一定程度,泡沫基 体间基本不能连接,如图3(c)所示;因此必须增加基

体含量才能制备整体泡沫材料,如图 3(d)所示.泡孔 之间已有部分联结,因此为了保证泡沫的完整性,粒子 填充泡沫实际密度比理论密度稍大。

图 4和图 5分别表示空心玻璃微珠和 CNT填充 聚酰亚胺泡沫的 tan - T曲线。分析可知,加入空心 玻璃微珠和 CNT会使泡沫的 T. 向高温方向移动,当 空心玻璃微珠质量分数为 30%时,泡沫的 Tg比纯泡沫 仅提高约 6 ,当 CNT质量分数为 5%时,泡沫的 Tg比 纯泡沫仅提高约 5 ;随着填充粒子含量的增大,泡沫 的 T。越高,这是因为填充微粒子起到了物理交联剂的 作用,增强了分子间的作用力,需要更高的能量才能使 分子链运动.因而 tan 向高温方向移动:同时微粒子含 量越大,即泡沫树脂基体越少,在承受动态载荷时,大 量的微粒子阻碍了泡沫树脂基体大分子的滑移,不利 于能量的快速衰减,从而使 tan 峰值降低。

表 2 微粒子填加量与泡沫密度的关系

Tab 2 Relationship between densities and contents of particles

抽加始フ	氏导八粉 (0)	泡沫实际密度	泡沫理论密度
填加私士	应重 <u>万</u> 致 /%	/kg·m ⁻³	/kg·m ⁻³
无	0	50	50. 0
	5	65	52.5
穴心,正中耳南洲口生	10	75	55. 0
至心圾墒껪坏	20	95	60. 0
	30	120	65. 0
	0. 5	50	50. 5
WNT	1. 0	56	50. 5
VV IN I	3. 0	77	51. 5
	5 0	01	52 5



图 3 粒子填充泡沫结构示意图







图 7 碳纳米管填充聚酰亚胺泡沫的 TGA曲线

Fig 7 TGA-curves of polyimide foams filled with CNTs

由图 5和图 6可知,微粒子的加入能明显提高泡 沫体系的热失重起始温度,热失重 5%时,ODPA/3, 4'-ODA泡沫的失重温度为 500 ;加入 5% (质量 分数)、和 30% (质量分数)空心玻璃微珠,其泡沫热 失重 5%时的温度分别为 574和 593 ,填加 0.5% (质量分数)、5% (质量分数) CNT,其泡沫热失重 5%时的温度分别为 576和 589 。可见,加入少量 微粒子可较大改善聚酰亚胺泡沫的热分解性能。

3 结论

(1)聚酰亚胺泡沫单体结构对聚酰亚胺泡沫动 态热力学性能的影响较大,单体刚性越强,泡沫 T_g越 高,不同体系 T_g最高相差 55 ;与国外同类产品相 比,自制聚酰亚胺泡沫热性能更优越;热失重分析表 明,单体结构对聚酰亚胺泡沫的分解温度影响较大, 其中 BTDA/4,4 '- ODA体系在 5%热失重温度最高 可达 550 。

(2)在聚酰亚胺泡沫中加入空心玻璃微珠或CNT,泡沫的 T_g均有所提高。加入 30% (质量分数)玻璃微珠可使泡沫 T_g提高 6 ,加入 5% (质量分数)CNT可使泡沫 T_g提高 5 ;加入空心玻璃微珠和CNT能明显提高泡沫的热失重温度,失重 5%时,加入 30% (质量分数)玻璃微珠的泡沫热失重温度提高到 593 ,加入 5% (质量分数) CNT的泡沫热失重温度提高 度提高到 589 。

参考文献

1 丁孟贤,何天百.聚酰亚胺新型材料.北京:科学出版 社,1998:1~20

2 邱银,汪树军.聚酰亚胺泡沫材料.化工新型材料, 2003;31(8):15~17

3 Williams K, Weiser E S, Fesmirel J E et al Effects of cell structure and density on the properties of high performance polyinide foams Polymers for advanced technology, 2005; 16: 167 \sim 174

4 Vazquez J M, Cano R J, Jensen B J et al Polyinide foams USP 2006/0 063 848 A1, 2006 - 03 - 23

5 Weiser E S, Landing Drive, Kaneshiro Hisayasu Polyinide precursor solid residuum. EPP 9 962 984, 1999 - 12 - 09

6 Weiser E S, Clair TL S, Echigo Y et al Aromatic polymide foam. USP6 133 330, 2000 - 10 - 17

7 Weiser E S, News Newport, Clair T L S et al Polyinide precursor solid residuum. USP6 180 746 B1, 2001 - 0130

8 William sM K, Holland D B, Melendez O et al Aromatic polyimide foams: factors that lead to high fire performance Polymer Degradation and Stability, 2005; 88: $20 \sim 27$

9 Rexfoam closed cell polyimide foam technical data sheet, Sordal http://www.sordal.org/products.htm

10 Solin ide polyin ide foam, Solin ide http://www.insulation org/mtl/pdfs/010325 - 229. pdf

11 Solrex A New LightWeight, Thermal-Acoustic insulation that can be easily repaired at sea http://www.sordal org/products html

12 Rohm foam, Rohacell - A. http://www.nfgsales.com/ rohm.htm

13 朱宝库,楚晖娟,徐又一等.聚醚偶联前体过程制备 聚酰亚胺泡沫的方法. CNP1 528 808 A, 2004

14 NASA Case Number: LAR - 15831 - 1, - 2, - 3, LAR
- 15767 - 1, LAR - 15977 - 1. High-Performance TEEK polymide insulation foam technology. Inventions and Contributions Board Space Act Award Application, 2001

(编辑 吴坚)