聚合物基复合材料在液氧贮箱中的应用研究

王 戈 刘长军 李效东 李公义

(国防科技大学 航天与材料工程学院 CFC 重点实验室,长沙 410073)

文 摘 回顾了航天系统液氧贮箱的历史沿革,论证聚合物复合材料作为贮箱材料应用的必要性和可行性。从聚合物基体和纤维选择,复合材料的成型,与液氧相容性的评价以及综合性能测试进行了讨论。
 关键词 液氧,贮箱,相容性,聚合物,复合材料

Study on Application of Polymer Composites in Liquid Oxygen Tank

Wang Ge Liu Changjun Li Xiaodong Li Gongyi

(CFC Key Laboratory, Institute of Aerospace and Meterial Engineering,

National University of Defence Technology, Changsha 410073)

Abstracts The evolution of the liquid oxygen tank materials in aerospace industry is reviewed. The advantages and feasibility of composite liquid oxygen tanks are presented. The discussions are focused on the selection of resins and fibers, the curing of composite materials, the evaluation of compatibility of these materials with liquid oxygen, and their complex performance tests.

Key words Liquid oxygen , Tank , Compatibility , Polymer , Composite material

1 前言

可重复使用天地往返运输系统是一个集现代各 种高技术于一体的庞大体系,其自重是其中非常关 键的因素。无论从结构质量还是从所占有的几何空 间,推进剂贮箱都占据极大比例。图1是可重复使 用飞行器的示意图^[1]。

目前,航天领域推进剂大都采用液氧(LO₂)作为 氧化剂。传统的液氧贮箱都是金属材料制备而成。 最初是由牌号为 2219 的铝材制备(Lockheed Martin 的 X - 33 液氧贮箱仍采用该材料),近来改用牌号 为 2195 的锂铝合金。新一代可重复使用航天飞行 器(RLV)以及低成本航天飞行器(LLV)对材料的轻 质和低成本提出了更高要求,因此飞行器的主要结 构部件不得不依赖各种质轻性优的复合材料。如果 采用复合材料,液氧贮箱的质量将大为降低^[2]。

图 2 表明了在相同体积与性能情况下, 2219 合

金、2195 合金和复合材料三种材料制得的液氧贮箱 的质量比较^[3]。

早在 1987 年美国 Delta, DC - X/DC - XA 系列 航天器的生产厂家 McDonnell Douglas Aerospace (MDA)就开始了对石墨纤维/环氧树脂复合材料超 低温贮箱的研究。当时他们的研究对象是液氢贮 箱^[4],因为液氢贮箱体积比液氧贮箱更大,从减轻质 量的角度来讲贡献更多。MDA 成功地攻克了氢分 子渗透和低温下力学强度两大难题,制成了复合材 料液氢贮箱。对于液氧复合材料贮箱,尽管自上世 纪 60 年代起随着液氧的广泛应用,对聚合物材料在 液氧条件下的应用就已开展了各种研究^[5~11],并且 伴随新材料、新技术的进一步发展持续到今。但当 时只是针对密封和润滑材料,鉴于聚合物材料与液 氧间存在着远较金属严重的相容性问题,因而在很 长一段时间里普遍认为,聚合物类材料不能用于液

宇航材料工艺 2004 年 第1期

收稿日期:2003-06-15;修回日期:2003-12-10

王戈,1972年出生,博士研究生,主要从事高分子化学合成、复合材料制备及测试工作

氧结构材料。但是复合材料对减轻液氧贮箱质量的 贡献实在无法忽略。MDA的研究表明^[12]:相比于锂 - 铝合金材料,采用石墨纤维/环氧树脂复合材料可 以使液氧贮箱减重 27%,同时可以使保温材料减重 12%,从而使飞行器整体减重 7.5%,这样近地飞行 的费用可以下降近 37%。因而开展液氧贮箱复合 材料的研究具有巨大的诱惑力和应用前景,但首先 必须解决聚合物材料与液氧的相容性问题。MDA 与 NASA 合作开展了液氧贮箱复合材料可行性研 究。









Fig. 2 The weight ratio of LO₂ tanks with different maerials

Robinson^[12]介绍了 MDA 研究用于液氢贮箱的 复合材料的相关背景,总结了液氧条件对复合材料 的适用性要求,论证了复合材料在液氧贮箱中应用 的可行性。尽管各项试验的结果都倾向于表明复合 材料是可以用于液氧贮箱材料的。出于航空安全和 材料安全的前提,他们还是谨慎地建议最好沿用金 属材料。1996 年底,由于 MDA 被美国波音公司合 并,相关工作中止。 美国 Lockheed Martin Space Systems Company (LM) 作为全球大型低温贮箱技术最先进的公司, 为航天领域生产贮箱近三十年的历史。对 X - 33、 Venture Star、X - 34 等往返飞行器,LM 公司的专家 们都为其低温推进剂的贮存和应用做出了巨大贡 献^[13]。

1995年,早在 X - 33/ RLV 试验计划之前,一支 由 LM 公司和 NASA 的 Johnson Space Center White Sands Test Facillity (WSTF) 以及 Marshall Space light Center (MSFC) 各方面人员组成的专家队伍就已经 建立起来,专门从事复合材料与液氧相容性研究及 贮箱的制备工作^[5]。与此同时,法国的 Aerospatiale 的研究人员也在进行该方向的研究^[14]。他们研究 的主要方向都是复合材料,重点是环氧基复合材料, 建立测试方法及其检验标准。

2001 年 8 月,LM 公司与 NASA 对外正式宣布经 过数年的联合攻关,已经成功研制出树脂基复合材 料的液氧贮箱,用以取代金属贮箱。该复合材料贮 箱的直径 1.2 m,长度为 2.7 m,质量为 225 kg,质量 比相似的金属贮箱下降了 18 %。此成果被认为是 航天技术的一个实质性飞跃^[15]。

2 液氧贮箱用聚合物基复合材料

2.1 聚合物基体

MDA 研究的材料体系以及 LM 公司近年来发表 的相关研究论文和专利主要介绍了以下两种聚合物 基体体系^[2~4,12,16~18]。

2.1.1 环氧树脂

在耐低温胶粘剂及低温结构材料的研究中,环 氧树脂体系是最佳选择之一^[19~21]。其它的聚合物 材料,例如常温下韧性很好的橡胶类制品,在液氮中 浸泡后就会变成一击即碎的脆性物。MDA的研究 报告以及LM公司的一系列相关报道一再强调他们 研制的复合材料贮箱材料为环氧树脂/碳纤维(石墨 纤维)^[3,4,12]。

超低温度下环氧树脂的断裂韧性一般认为是由 裂纹尖端的应力松弛或分子链的强度控制的,也可 能两方面因素都起作用。为增强分子链强度,应该 增大交联度,但树脂的弹性就会丧失,反过来,又会 降低断裂韧性;为此,可以选择含有多种官能团的环 氧杂合体,由刚性链承载负荷,柔性链缓和应力集 中。例如选择双酚 - A型环氧树脂(DGBA)和四环

宇航材料工艺 2004 年 第1期

氧基间二甲苯二胺(TCMXDA)共聚,酸酐作为固化 剂制得树脂。通过对不同比例 DGEBA 和 TCMXDA 环氧杂合体硬度、断裂韧性、介电损失和热收缩等一 系列测试,结果表明在该环氧杂合体中,TCMXDA 链 段承载负荷,DGEBA 柔性链缓和应力集中。当 DGEBA 的比例为 50%时,环氧杂合体的断裂韧性最 高。因此可以通过环氧树脂的分子设计的方法,来 获得目标低温力学性能的树脂。

环氧树脂在室温大气环境下的耐氧化性能是其 突出优点之一,但在纯氧气氛下,由于通用型环氧树 脂存在大量易氧化的基团,从燃烧性能角度不太理 想。因此必须选用特殊环氧树脂或对其进行相应的 改性。

2.1.2 氰酸酯树脂

美国几篇相关专利专门介绍了用于液氧贮箱复 合材料基体的氰酸酯树脂^[2,16~18]。氰酸酯树脂是 国外 80 年代开发的一类具有优异性能的新型高性 能树脂,集耐热性、韧性和优良加工性于一身,是高 性能树脂基复合材料理想的基体材料。

氰酸酯树脂通常指含有两个或两个以上 ─OC[─]N 官能基的芳香化合物单体缩合形成的含 三嗪环的网状聚合物,其工艺性与环氧树脂相近;并 且与增强纤维有良好的浸润性,表现出优良的粘性 或涂覆性及流变学特性。

固化氰酸脂树脂形成独特的三嗪环结构决定了 其具有突出的化学稳定性,在耐各种化学试剂的同 时,具有与氧的相容性^[2]。

表1列出氰酸酯树脂、环氧树脂和双马来酰亚 胺的性能^[22]。从表中可以看出,氰酸酯的韧性远高 于环氧树脂和 BMI 树脂。其耐热性高于环氧树脂, 低于 BMI 树脂。但从瞬时耐热性比较,氰酸酯树脂 远优于环氧和 BMI 树脂。

ਸੋਸੇ ਇੱਥੇ ਪਿੱਠੇ 10 (1 m ⁻¹) ਸੱੱ ਸੱੱ ਪੱ m ⁻¹ ਸੱੱ ਸੱੱ ਪੱ m ⁻¹ ਸੱੱ ਸੱੱ ਪੱ m ⁻¹ 1 1	iab. 1 Comparision of cured resin properties								
材料 强度/MPa 模量/ GPa 应变/% / J m ⁻¹ / J m ⁻² 電酸酯树脂 BAIXCY 173.7 3.1 7.7 34.7 140 METHYLCY 159.5 2.9 8.2 42.7 175 THOCY 133.7 3.0 5.4 42.7 157 环氧树脂 96.5 3.8 2.5 21.4 70 双马来酸酐 8.7 5.1 26.7 88 MI-DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 전料 <u>抗変形温度//</u> 熱重起始温度 熱重残電/% 玻璃化转变温度 66분模量 E / GPa 大利 175.8 3.7 5.1 26.7 88 大利 <u>抗変形温度//</u> 熱重起始温度 熱重残電/% 玻璃化转变温度 E / GPa 大利 244 175 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THOCY 243 195 400 46 273 1.41<		弯曲性能(25))				□ Izod 冲击强度	新裂韧性 Ga		
電酸酯树脂 Image: Stress of the str	材料	强度/ MPa	模量/ GPa	应变	/ %	$/J m^{-1}$	$/J m^{-2}$		
BADCY 173.7 3.1 7.7 34.7 140 METHYLCY 159.5 2.9 8.2 42.7 175 THOCY 133.7 3.0 5.4 42.7 157 FRSTMB TCMDA - DDS 96.5 3.8 2.5 21.4 70 SQ3-R&BF 96.5 3.8 2.5 21.4 70 BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 MAPH RTERA RAGENIZE Ratebalage RateKige/% R	氰酸酯树脂								
METHYLCY 159.5 2.9 8.2 42.7 175 THIOCY 133.7 3.0 5.4 42.7 157 F \$\$ 3.8 2.5 21.4 7° TOMDA - DDS 96.5 3.8 2.5 21.4 7° WEINMA 75.1 3.5 2.2 18.7 7° BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 7° BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 At $$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$$	BADCY	173.7	3.1	7.	7	34.7	140		
THICY 133.7 3.0 5.4 42.7 157 环氧树脂 TCMDA - DDS 96.5 3.8 2.5 21.4 70 双马来酸酐 BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 大和 株要形温度/ 下态 株電起給温度 株電技磁零/% 玻璃化转变温度 储能楼量 / CPa 大利 175.8 温态 / (No) / 25 200 電酸酯树脂 3.7 5.1 26.7 88 200 162 1.30 M2 土菜 北電台温度 北電技磁温度 北電技磁温度 100 100 原酸酯树脂 232 167 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 232 167 369 48 320 1.65 1.30 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB	METHYLCY	159.5	2.9	8.	2	42.7	175		
Ya≅qhhi TGMDA - DDS 96.5 3.8 2.5 21.4 70 XQ-3x & DF $X3.5$ 2.2 18.7 70 BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - MDA 75.1 3.7 5.1 26.7 88 M $\frac{M \otimes T \parallel Z}{28}$ $M \equiv B \& \mathbb{M} \equiv \mathbb{M} = \mathbb$	THIOCY	133.7	3.0	5.	4	42.7	157		
双马来酸酐 第5.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 和日 株空形温度/ 株型設備と使くPA 機調化转空温度 催健基 上くPA 大村 元念 2.0 25 200 電磁 振空形温度/ 水量起始温度 株重投碳率/% 玻璃化转空温度 催健基 上くPA 大村 元念 / (N2) / 25 200 電磁 一 (N2) / 25 200 25 200 電磁 第二 (N2) / 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 25 200 200 20 </td <td>环氧树脂 TGMDA - DDS</td> <td>96.5</td> <td>3.8</td> <td>2.</td> <td>5</td> <td>21.4</td> <td>7</td> <td>0</td>	环氧树脂 TGMDA - DDS	96.5	3.8	2.	5	21.4	7	0	
BMI - MDA 75.1 3.5 2.2 18.7 70 BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 MP $M \odot R \odot $	双马来酸酐								
BMI - DAB 175.8 3.7 5.1 26.7 88 $\eta\eta$ $\frac{h \odot \pi \Im }{E \circ \pi}$ $h \equiv E d \odot \Im \pi \odot \pi \Im $ $h \equiv E d \odot \Im \pi \odot \pi \Im $ $g \equiv R \circ \pi \Im$ $g = R \circ \pi \Im $ $g = R \circ \pi \Im$ g	BMI - MDA	75.1	3.5	2.	2	18.7	70		
材料 热変形温度/ 热重起始温度 热重残碳率/% 玻璃化转变温度 储能模量 $E/$ GPa 干态 湿态 / (N2) / 25 200 氰酸酯树脂 BADCY 244 175 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 TOMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	BMI - DAB	175.8	3.7	5.	1	26.7	88		
村村 干态 湿态 / (N ₂) / 25 200 氰酸酯树脂 BADCY 244 175 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 232 167 306 31 246 1.97 1.13 TGMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 SWI- MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	材料	热变形温度/		热重起始温度	热重残碳率/%	玻璃化转变温度	储能模量	E / GPa	
氰酸酯树脂 BADCY 244 175 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 TOMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35		干态	湿态	/	(N ₂)	/	25	200	
BADCY 244 175 411 41 289 1.62 1.30 METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 TGMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	氰酸酯树脂								
METHYLCY 242 234 403 41 252 1.61 1.07 THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 TGMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	BADCY	244	175	411	41	289	1.62	1.30	
THIOCY 243 195 400 46 273 1.41 1.10 环氧树脂 TGMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	METHYLCY	242	234	403	41	252	1.61	1.07	
环氧树脂 TGMDA - DDS 232 167 306 31 246 1.97 1.13 双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	THIOCY	243	195	400	46	273	1.41	1.10	
双马来酸酐 BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	环氧树脂 TGMDA - DDS	232	167	306	31	246	1.97	1.13	
BMI - MDA 270 262 369 48 320 1.65 1.30 BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	双马来酸酐								
BMI - DAB 266 217 371 29 288 1.90 1.35	BMI - MDA	270	262	369	48	320	1.65	1.30	
	BMI - DAB	266	217	371	29	288	1.90	1.35	

表1 热固性树脂的性能比较

ab. 1 Comparision of cured resin properites

- 7

宇航材料工艺 2004 年 第1期

© 1994-2009 China Academic Journal Electronic Publishing House. All rights reserved. http://www.cnki.net

2.2 增强纤维的选择

在纤维复合材料中,载荷主要由纤维承受,它对 复合材料性能起着决定性作用。碳纤维具有优异的 力学性能和低温性能,是首选增强材料。

通过对碳纤维/环氧树脂复合材料在常温一低 温循环下微裂纹的传播、分布,以及形态的研究,发 现纤维的拉伸模量高,则由于热应力产生的微裂纹 密度加大,缺陷加大;因此,在选择纤维时,应当选择 高强中模的纤维。

3 聚合物基复合材料的成型技术

3.1 热固化

传统的热固化工艺技术成熟可靠,是目前复合 材料的主要成型技术。在贮箱的复合材料热固化成 型过程中,通常将贮箱分成几个部分进行生产。然后 再把它们连接起来。例如 MDA^[4]在 DC - XA 中采 用 M7/8552 复合材料制备 LH2 贮箱,该贮箱长 4.9 m,直径 2.4 m。MDA 将贮箱分成前后两部分,进行 分别铺层和固化,然后两边分别包上密封条进行连 接固化。该连接过程只要对局部加压和加热,无需 高压釜。结果表明这种结构对于液氢的气密性和力 学性能都不错,并且与相应的铝贮箱相比较,可以减 重 33 %。

但是在把这个步骤进一步放大时,传统的热固 化技术遇到了很大的挑战。尤其是当试件直径非常 大,而器壁比较薄时(按照计算,低温贮箱直径与壁 厚比大于 10 000),成型就更加困难;因此,近年来开 发应用新型成型技术的研究成为热点。

3.2 电子束固化

电子束固化工艺是近年来复合材料技术的一项 重要的新技术^[23,24],它的低成本高速固化已显示了 巨大的潜力,引起了世界各国的重视。其基本原理 是通过高能电子束的照射引发复合材料中树脂基体 聚合和交联反应,交联机理主要是自由基聚合和阳 离子聚合,因此它在本质上和常规的加热固化有区 别。电子束固化具有许多独特的优点:可以实现室 温或者低温固化,利于制件的尺寸控制,并减小固化 复合材料的残余应力;固化速度快,成型周期短,适 于制造大型复合材料制件;可选择区域固化,减小了 对环境和人体的危害;固化工艺便于实现连续化操 作,改善了材料的工艺操作性,并且适用期长,是低 温贮箱材料的极佳选择。 目前世界各国都在加速开展电子束固化工艺和 应用研究^[25,26]。1987 年法国 Aerospatile 公司先后试 验了两种直径分别为 450 mm 和 1 150 mm 的火箭发 动机壳体。1 150 mm 直径的发动机壳体相当于战略 导弹第二级发动机的尺寸,所用增强纤维为 M6 碳 纤维,树脂为丙烯酸酯环氧,壳体复合材料重 41.8 kg,水压试验爆破压力为 16.7 MPa。壳体环向应力 4 100 MPa,特征系数 46 km,而同样材料、同样尺寸 的热固化参比壳体的值分别为 3 700 MPa 和 41 km, 可见电子束固化复合材料壳体的综合性能优于热固 化复合材料。近两年,美国有关部门也研究了电子 束固化缠绕复合材料(阳离子环氧树脂)在战术导 弹火箭发动机壳体上的应用,并得出了与法国人相 似的结论。

4 液氧贮箱用复合材料的测试

4.1 材料与 LO₂ 的相容性

材料与氧的相容性包括两个方面:氧化反应和 燃烧爆炸。MDA、WSTF和 MSFC 等研究部门在对航 天器 LO₂ 贮箱可能发生的事故进行了全面分析后, 认为材料与液氧相容性的表征主要进行如下试验。

4.1.1 氧化试验

MDA^[3]的测试方法是将试样浸泡于 LO₂,通过 测定其质量变化来表征该性质。而复合材料的抗氧 化性是其优越于金属材料的一个重要性质。MDA 选取的复合材料试样经 184 h 后失重率 < 0.1%,几 乎可以忽略不计。即便如此,MDA 仍将失重归因于 复合材料浸泡前所固含水分的丧失。

4.1.2 LO₂和 GO₂中力学冲击试验

凡与液氧冲击敏感的材料,一般对其它形式能 量,如碰撞、摩擦、火花、冲击波等的作用也是敏感 的。因此,液氧与材料相容安全问题,有效而又简单 的实验室评价方法是测定材料在液氧中的冲击敏感 性。冲击敏感试验所得到的能量值表明了引发一个 反应所需要的动力学能量值的大小。

美国的 NASA、空军以及 ASTM 一致采用 ABMA 型落 锤 冲 击 试 验 机 进 行 液 氧 冲 击 敏 感 性 试 验^[27~29],ABMA 型落锤冲击试验机见图 3。某些材 料在 9.072 kg 固定质量重锤冲击下的 50 %反应高 度见表 2^[12]。

Nihart^[3]的研究表明树脂样品的临界能量要较 该树脂基复合材料高;Robinson^[12]中试验结果表明

宇航材料工艺 2004 年 第1期

增韧树脂的临界能量要较未增韧的树脂为高。尽管 他们进行试验的复合材料试样没有通过 98 J 的冲 击阙值,但表现出了非常大的希望和可能性。



Fig. 3 AMBA-type impact tester

表 2 特种复合材料的 50 %冲击反应高度

Fig. 2 Fifty percent reaction heights detemined for

sciecteu composites							
复合材料	树脂	50%冲击反应高度/cm ¹⁾					
Gr/ F65	增韧双马来酰亚胺	*					
T650 - 42/ V - 25	环氧树脂	*					
Gr/ F650	双马来酰亚胺	*					
Gr/ F3900	增韧环氧树脂	*					
IM7/ 8551 - 7A	增韧环氧树脂	*					
Gr/ Avimid N	聚酰亚胺	51.1					
Gass/ Phenolic	酚醛树脂	47.0					
AS4/3501 - 6	环氧树脂	36.6					
Gass/ Nr1 - 1	氟化环氧树脂	36.3					
Teflon/ AS4/ LRF387	环氧树脂	31.2					
Gr/BtCy - 3	氰酸酯树脂	26.2					
IM7/ PEEK	热塑性树脂	18.5					

注:1) *表示高于试验仪器的最大测试高度:116.8 cm。

与与此同时上述作者又都提出 ABMA 型落锤冲 击试验机采用固定能量 98 J 作为判定材料与液氧 相容性阙值的不合理之处:(1)冲击头与试样面积比 例太大,边缘效应显著;(2)材料放在试样皿底部,受 到冲击后,无法通过自身变形吸收或扩散能量,与实 际使用情况不符。因此,造成了有些材料虽然不能

通过 98 J 冲击能量的阙值,但在液氧中的实际使用 中与氧相容的情形。Robinson^[12]同时给出了改进的 新冲击试验机原理图,见图 4。改进的冲击试验机 所给出的试验结果与实际使用情况明显吻合。



Fig. 4 Modified mechanical impact test apparatus (elevated pressure version)

4.1.3 燃烧性能的测定

按照燃烧学的原理,一个材料在着火之前,影响 材料着火的主要因素是温度和升温速度。影响高聚 物材料的燃烧特性参数有比热容、热导率、分解温 度、燃烧热、闪点和自燃点、火焰温度、氧指数、燃烧 速度。

其中最能直接表征材料与LO2相容性的燃烧性 能指标为自燃点和燃烧热。自燃温度(AIT)是将一 小块试样置于100%氧中加热,如果能够燃烧的话, 其发生燃烧的最小温度。燃烧热是单位质量材料在 氧气中完全燃烧时所释放的热量。

在液氧冲击试验中,在一定能量的瞬时冲击下, 聚合物材料的热导率较低,材料的冲击局部产生瞬 时高温,若这个瞬时高温超过材料的自燃点,材料便 会发生着火;所进行的氧化反应放出的燃烧热如果 很大,在维持燃烧的基础上同时能够引起 LO₂ 的大 量气化,造成体积迅速膨胀,将导致爆炸。因此,这 两个性能参数可以帮助我们更好地理解材料在 LO₂ 中的安全性,从而为材料的筛选提供了初步简易的 判据^[7,10,30,31]。

宇航材料工艺 2004 年 第1期

4.1.4 静电摩擦产生放电

理论上,对于贮箱材料,静电摩擦产生放电引起 燃烧的可能性几乎没有。MDA^[12]在实践中对 M7/ 8552 复合材料进行了该测试。在一个充满室温高 压 CO₂ 的透明容器中,将待测样品和一个电极置于 其中。在试样和电极间给予 112 J 的电火花,M7/ 8552 试样完全不燃。据 MSFC 估计流体摩擦产生并 积累的静电最多只能达到 30 J。所以这种机理引起 的燃烧可以完全排除。

4.2 复合材料其他性能分析

4.2.1 低温力学性能

从复合材料的整体力学性能考虑,纤维起主导 作用的性能(拉伸、压缩,剪切和承压)基本上不受低 温的影响^[14],尤其是对于交叉铺层的层压板。基体 起主导作用的性能,尤其是剪切强度和模量随温度 下降反而上升。对于美向铺层复合材料^[21],低温下 复合材料的模量上升,强度虽然下降,幅度也仅为 10%~15%;层间剪切断裂应力随温度降低而上升, 直至一个平台。所以通过复合材料的合理设计,完 全可以满足贮箱的力学要求。

4.2.2 复合材料热循环寿命分析

复合材料在低温下会受到一定程度的损伤;当 处于常温和低温的反复热循环下,这种损伤程度会 极大加剧。因为当材料在低于其应力松弛温度时, 由于纤维和基体间的线膨胀系数的差异,其内部会 产生松弛应力。随着温度的降低,松弛应力逐步积 累。当松弛应力足够大时,就会通过物理运动进行 释放,表现为诸如塌陷、层剥离以及微小裂纹等形 式。所以预测复合材料的热循环寿命十分重要和必 要。

4.2.3 气密性

在进行 LH₂ 复合材料贮箱气密性研究时,最初 的思路是在复合材料贮箱内层加一层金属内胆,即 由复合材料进行结构支撑,金属层保证气密性。但 进一步的研究^[14]发现,复合材料完全可以同时胜任 结构支撑和气密两大功能,由此制备出了无内胆的 复合材料 LH₂ 贮箱。LO₂ 分子的渗透性远小于 LH₂ 分子,故而其材料的气密性从技术上已不存在障碍。 但为判定所用材料的气密性能否长期应用于所处环 境,必须测试该材料进行热循环寿命期内在特定环 境下渗透气体的情况。

5 结语

聚合物基复合材料制备液氧贮箱作为今后航天 器的发展方向,也是总体目标的重要组成部分。国 外已经超前开展了相当规模的研究,肯定了聚合物 基复合材料用于制备液氧贮箱的可行性,并已取得 实质性成果。我国应尽快开展相关研究,通过聚合 物及其复合材料与液氧相容性探讨,建立起一套完 整的评价聚合物及其复合材料与液氧相容性的测试 标准,从而为我国的天地往返系统提供液氧相容贮 箱复合材料技术。

参考文献

1 Richard J W, Roule G M. Large scale composite liquid oxygen feedlines for launch vehicles. In : 32nd international SAMPE technical conference , 2000 : 352 ~ 359

2 Kim et al. Cyanate ester composites for oxygen containment. US Patent 6,334,589, 2002 - 1 - 1

3 Grat N A, Hudgm R, MeBain M. Oxygen compatibility testing of composite materials. N20010020209

4 Robinson M J. Composite structure on the DC - XA reuseable launch vehicle. In : 28^{th} international SAMPE technical conference, 1996 : $530 \sim 541$

5 Nihart GJ ,Smith C P. Compatibility of materials with 7500 PSI oxygen. AMRL - TDR - 64 - 76

6~ Bryan C J . High-pressure liquid and gaseous oxygen impact sensitivity evaluation of materials for use at kennedy space center. NASA TN D - 8160

7 Lowrie R. Heat of combustion and oxygen compatibility. Werley B L ed. Flammability and sensitivity of materials in oxygenenriched atmospheres. ASTM STP 812 ,American Society for Testing and Materials ,1983 :84 ~ 96

8 Chou T C ,Anthony Fiedorowicz. Oxygen compatibility of polymers including TFE - Teflon , Kel - F82 ,Vespel SP - 21 , Viton A - 500 , Fluorel ,Neoprene , EPDM , Buna - N , and Nylon 6 ,6. Royals W T , Chou T C ,Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxygen enriched atmospheres : Eighth Volume. ASTM STP 1319 , American Society for Testing and Materials ,1997 : 319 ~ 349

9 Williams M K , Faughnan P D. Characterization of polymers found in an oxygen environment. Royals W T, Chou T C, Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxygenenriched atmospheres : Eighth Volume. ASTM STP 1319, American Society for Testing and Materials, 1997:403 ~ 409

10 Steinberg TA. Combustion testing of non-metallic materi-

宇航材料工艺 2004 年 第1期

als in ambient and oxygen enriched atmospheres. Royals W T, Chou T C, Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxygen enriched atmospheres: Eighth Volume. ASTM STP 1319, American Society for Testing and Materials, 1997: 84 ~ 96

11 Waller J M, Hornung S D ,Beeson H D. Fuel cell elastomeric materials oxygen compatibility testing: effect of 450 and 6 200 kPa oxygen. Royals W T, Chou T C, Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxyger-enriched atmospheres: Eighth Volume. ASIM SIP 1319, American Society for Testing and Materials, 1997: 385 ~ 402

12 Robinson MJ , Stoltzfus J M , Owens TN. Composite material compatibility with liquid oxygen. AIAA 97 - $1107: 973 \sim 982$

13 Gudatis C N. High pressure cryogenic composite tark qualification. In: 32nd International SAMPE Technical Conference, $2000: 342 \sim 351$

14 Vendroux G, Auberon M, Dessaul J. Gyogenic composite tanks: structure analysis and manufacturing concepts. In:42nd International SAMPE Symposium, 1997: 828 ~ 838

15 NASA Marshell Space Flight Center. Composite liquid oxygen tank tests successful. http://std.msfc.nasa.gov/news/ 02tank.html, 2001

16 Kirn et al. Hybrid composites for oxygen propulsion systems. US Patent 6,375,125, 2002 - 4 - 23

17 Delay. Composite tank. US Patent 6,158,605, 2002 - 12 - 12

18 Delay. Method of making a composite tank. US Patent 6 , 193 ,917 , 2001 - 2 - 27

19 Grat N A, Schieleit G F, Biggs R. Adhesive bonding characterization of composite joints for cryogenic usage. N20010020380

20 Albritton N , Young W. Cryogenic evaluation of epoxy bond strength. Cryogenics , 1996 ;36 :713 \sim 716

21 Roussy L , Parcelier M. Influence of polymeric matrix and fiber on composite materials at low temperatures. AIAA95 - 6134. In : Sixth International aerospace planes and hypersonics technologies conference ,Chattanooga ,1995 22 Lee B L ,Holl M W. Effects of moisture and thermal cycling on In-plane shear properties of graphite fibre-rinforced cyanate ester resin composites. Composites : Part A , 1996; $27A:1015 \sim 1022$

23 Roylance M , Kirn P. Innovative E - Beam cured structures for aircraft. In :46th International SAMPE Symposium , 2001 : 2 515 \sim 2 525

24 Raghavant J , Lopata V J ,Baillie P M. Influence of process parameters on electron beamm curing of a polymer composite. In : 30^{th} International SAMPE technical conference , 1998 : 56 ~ 167

25 Abrams F. Ananalysis of E - Beam potential in aerospace composite manufacturing. In: 42nd International SAMPE Symposium, 1997: 548

26 Foedingger R. Electron beam curing of filament wound composites pressure vessels. In: 44th International SAMPE symposium, 1999: 248

27 Flammability, odor, and offgassing requirements and test procedures for materials in environments that support combustion.
 NASA - NHB 8060

28 Liquid Oxygen Compatibility Impact Sensitivity Test Method. U. S. Air Force Specification Bulletin 527

29 Standard test method for compatibility of materials with liquid oxygen (impact sensitivity threshold and pass-fail techniques). ASTM D - 2512 - 95.

30 Steinberg T.A. Combustion testing of nor metallic materials in ambient and oxygen enriched atmosphere. Royals W T, Chou T C, and Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxygen Enriched atmospheres: Eighth Volume. ASTM STP 1319, American Society for Testing and Materials, 1997: 370 ~ 383

31 Beeson H D, Hshieh Fu Yu, Hirsch D B. Ignitiability of advanced composites in liquid and gaseous oxygen. Royals W T, Chou T C, Steinberg T A eds. Flammability and sensitivity of materials in oxygen-enriched atmospheres: Eighth Volume. ASTM STP 1319, American Society for Testing and Materials, 1997: 421 ~ 431

(编辑 任涛)

宇航材料工艺 2004 年 第1期