Atomic Energy Science and Technology

Vol. 38 ,Suppl. J uly 2004

SiO₂纳米多孔材料制备 及其保温隔热特性研究

倪星元¹,张志华¹,黄耀东¹,周 斌¹,沈 军¹,吴广明¹,沈 波² (1.同济大学 波耳固体物理研究所,上海 200092;2.同济大学 功能材料研究所,上海 200092)

摘要:以正硅酸乙酯为前驱体,采用溶胶-凝胶法制备了 SiO₂纳米多孔材料。通过采用先酸后碱二步法 催化等多种优化工序,使材料具有多孔纳米结构,气孔率和比表面积增高,孔径和热导率降低,其孔洞率 最高可达 95%以上,孔径约 20 nm,比表面积 1 120 cm²/g,体积密度 0.003 g/cm³,500 时的热导率低 于 0.023 W m⁻¹·K⁻¹,成为保温性能最佳的固态材料。探讨了相关的保温隔热机理,认为低热传导系 数硅材料,当具有很高的孔洞率和很低的体积密度时能更有效地阻隔热量的固体传导和气体传导。当 孔径小于红外波长时,绝热效果有本质上的突变和提高。进行了纳米多孔材料和硅酸钙及有机硅复合 的研究,制备了兼有很好保温性能和机械性能的保温隔热块体和柔性薄膜。 关键词:纳米材料;SiO₂;气凝胶;绝热保温

中图分类号:O484.4 **文献标识码**:A **文章编号**:1000-6931(2004)S0-0129-04

Preparation and Thermal Properties of Nano Porous SiO₂ Aerogel

NI Xing-yuan¹, ZHAN G Zhi-hua¹, HUAN G Yao-dong¹, ZHOU Bin¹, SHEN Jun¹, WU Guang-ming¹, SHEN Bo²

(1. Pohl Institute of Solid State Physics, Tongji University, Shanghai 200092, China;

2. Institute of Functional Materials, Tongji University, Shanghai 200092, China)

Abstract : Silica aerogel is a nice thermal insulation material. It has excellent character ristics like nano-structure, high porosity (more than 95 %), large surface area (about 1 120 m²/g), low density (0.003 g/cm³) and low thermal conductivity (0.023 W·m⁻¹·K⁻¹). Some new processes were studied to reduce the preparation cost of silica aerogels. Thermal conductivity was measured. The thermal transfer mechanics was analysed, and different kind of insulation materials were compared.

Key words: nano-material; SiO_2 ; aerogel; thermal insulation

在原子能科学和技术中,高效轻质的保温 隔热材料一直是人们所期望的。 氧化硅是传统

收稿日期:2004-04-15;修回日期:2004-05-22

基金项目:国家自然科学基金资助项目(20133040);"863"计划资助项目(2002AA842052);上海纳米基金资助项目(0352056); 上海市科委中法合作项目(02SL001);上海市重点学科基金资助项目;教育部跨世纪优秀人才计划资助项目 作者简介:倪星元(1952-),男,浙江宁波人,高级工程师,功能材料专业

的保温隔热材料,直到上世纪80年代后,SiO2 气凝胶作为一种有效的保温隔热材料再次引起 人们的兴趣,新近的研究表明,SiO2气凝胶性能 优良,是可供首选的保温隔热材料^[1,2]。它可 广泛用于核设施和器件、航空航天器及各种地 面、地下、水面、水下的交通工具,建筑设施,工、 农业设备等的保温隔热体料。

硅材料本身的热传导系数很低,当具有很高的孔洞率和很低的体积密度时能有效阻隔热量的固体传导和气体传导。特别当孔径小于红外波长时绝热效果将有本质上的突变和提高。 SiO_2 气凝胶的保温隔热效果与材料本身极低的体积密度和内部大量的孔洞有关,其具有高通透性的圆形多分枝纳米孔三维网络结构和极高的孔洞率、极低的密度、极高比表面积、极高孔体积率,体密度在 0.003~0.500 g/cm³范围内可调。通过研究可知,采用适当的方法能使 SiO_2 气凝胶保有纳米多孔网络结构,导致极低的固态和气态热传导,在常温下的热导率仅为 0.023 W·m⁻¹·K⁻¹,成为最好的固体绝热材料。

本工作采用溶胶-凝胶法制备 SiO₂纳米多 孔材料,并用先酸后碱二步法催化及常压干燥 等多种工序进行优化。

1 实验

1.1 溶胶-凝胶(Sol-Gel)法制备 SiO₂气凝胶

以正硅酸乙酯为前驱体,配以适量乙醇和 盐酸,在室温下混合并充分搅拌 30 min 以上。 混合液在 60 保持 120 min,使其逐步进行水 解和缩聚反应,之后,滴入适量氨水,室温下继 续搅拌 30 min 后封好,并移至干燥环境(相对 湿度小于 60 %),老化 7 ~ 10 d。至此完成了 SiO₂凝胶的制备。

1.2 保温隔热薄膜的制备

保温隔热薄膜制备时,采用柔性薄膜作为 整个绝热薄膜材料的骨架。该薄膜材料由铝 膜、聚酰亚胺塑料、多孔涂层3部分组成(图 1)。多孔涂层涂覆于柔性聚酰亚胺(PI)塑料薄 膜上,在聚酰亚胺薄膜的另一面采用热蒸发镀 铝(AI)法制备具有高反射性能的金属层。

多孔涂层由 SiO2凝胶和有机硅树脂组成。



图 1 柔性保温隔热薄膜结构示意图 Fig. 1 Schematic structure of a flexible heat insulation film

凝胶和树脂按比例配伍,经充分搅拌使其完全 混合成均匀分散并具一定粘度的浆料。聚酰亚 胺薄膜平整摊开,保持表面清洁,将涂料均匀涂 覆于其表面并使其迅速干燥。最后在蒸发镀膜 设备中对聚酰亚胺的另一面进行真空镀铝,完 成薄膜制备工序。

1.3 保温隔热试验块制备

将硅源与水、乙醇、氢氟酸以室温体积比为 1 (3~15) 0.5 0.05 混合反应,得到湿凝胶。 将湿凝胶浸没于表面修饰液中,30 h 后取出, 经适当烘干粉碎整理,得到平均粒径为 2~5 mm的疏水型气凝胶颗粒。将所得疏水 SiO2气 凝胶颗粒(2~5 mm)与硅酸钙浆料、水泥胶凝 剂,经强力搅拌混合并注入膜具,经压制得到气 凝胶复合块体。气凝胶体积含量 50%~98% 的块体,压制前气凝胶、硅酸钙、水泥胶凝剂的 配比为 10~200 10~50 0.5。

2 结果与讨论

采用溶胶-凝胶(Sol-Gel)法制备的 SiO₂气 凝胶具有海绵状多孔网络结构(图 2),其孔洞 和骨架颗粒的尺寸大多在 100 nm 以下(图3)。 关于 SiO₂气凝胶孔洞和骨架的形成,对导热机 制的影响以及与其它结构材料复合,作以下三 方面的讨论。

2.1 多孔结构形成条件的影响

起保温隔热主导作用的材料是 SiO₂气凝 胶,纳米多孔结构的获得和控制主要取决于溶 胶-凝胶过程中各组分水解和缩聚的反应速率。 在制备过程中采用酸碱二步催化法,获得了高 气孔率和低体积密度的 SiO₂气凝胶,图 2 是所 制样品的 SEM 照片,经测定其气孔率达到 97%以上。

所谓二步法,即在制备过程中分别进行酸 性和碱性二次催化。在酸性催化条件下,单体



图 2 常压干燥制备的 SiO₄气凝胶的 SEM 扫描电镜图像 Fig. 2 SEM photograph of silica aerogel drive an an bien's puessure



的慢缩聚反应将形成聚合物状的硅氧键,最终 得到弱交联、低密度网络的凝胶。在碱性催化 条件下,单体水解后迅速缩聚,生成相对致密的 胶质颗粒。用一步法制备的硅气凝胶对应的线 密度为10~50 nm,孔洞尺寸为1~100 nm;而 用二步法制备的硅气凝胶对应的网络线密度约 为4 nm,孔洞尺寸为1~30 nm。

为避免凝胶过程中结构开裂、孔洞崩塌现 象的出现,采用含有 10 % TMCS(三甲基氯硅 烷)的己烷对凝胶进行表面修饰,替代常规的超 临界干燥方法,能得到相同质量的具有纳米多 孔结构的 SiO₂气凝胶。这样使 SiO₂气凝胶大 规模工业化生产和应用成为可能。

2.2 SiO₂纳米多孔材料保温隔热机理分析

日常接触到的物质的热物性列于表 1。可见,同样以 SiO₂为基质的气凝胶与沙子的热学

性质相差很大,可以肯定这与材料结构有关。 SiO₂气凝胶所具有的这种保温隔热效果取决于 材料本身极低的体积密度和内部大量的纳米 孔洞。

表1 几种典型材料的热物

Table 1	Thermal	properties of	some typical	materials
---------	---------	---------------	--------------	-----------

介质	/((kg ·m ⁻³)	/ (W $\cdot m^{-1} \cdot K^{-1}$)	<i>t</i> / s
空气	1.2	0.026	138
水	998.2	0.599	4
乙醇	780	0.169	7.7
沙子	1 600	0.320	24.5
气凝胶	5 ~ 200	0.013	274

热学性质最基本的参数——导热系数 主要由固态热传导 、气态热传导 。和辐射热 传导 ,组成 ,即

= s + g + r

绝热材料的导热系数除本身的性质外还受 材料的体积密度、内部缺陷、孔洞尺寸、孔洞形 状和相互间的连通情况的影响。SiO2本身是一 种很好的保温隔热材料,具有较低的固体传导 系数和辐射传导系数。当形成纳米多孔结构后 不仅对固体和辐射两部分的传导系数发生明显 的改善作用,重要的是会对气体传导发生本质 上的作用。

纳米多孔 SiO2气凝胶材料以极低的体积 密度和内部大量的纳米孔洞对传导、对流和辐 射这 3 种基本的传热方式形成有效的抑制。极 低的密度,能大幅度降低固态热导率;在维持多 孔结构的同时,使孔洞的尺寸尽可能小,当直径 小于常温下空气的平均自由程 70 nm 时,气体 分子的热运动受到限制,因而可忽略气体对流 热传导;在高温状态下,辐射将成为主要传热方 式,可对 SiO2气凝胶掺入 TiO2等杂质作为红外 遮光剂以降低辐射热传导^[3,4]。表 2 所作的对 照较为清晰地说明了上述的分析。

2.3 反射层和隔热膜

金属薄膜具有很好的热反射功能。金属的 热反射率 *R* 与材料的折射率 *n* 有关,金属的折 射率是一复数 *n* - i*k* 。光线在空气中垂直入 射时,其反射率为: $R = (1 - n)^{2} + k^{2} / (1 + n)^{2} + k^{2}$

常用的金属反射薄膜材料有铝、银和金 等^[5]。本工作所采用金属铝,其反射率可达 91.6%以上。随铝膜厚度的增加红外辐射也增加,吸收减少(表3)。但铝膜过厚会增加固体 热传导,因此,可控制铝膜厚度在200 nm以内。

传热形态	粗大粒子的结	合体	纳米颗粒的约	古合体
固态热传导	F	由于粒子的面积 大,故传导的热 量亦多	26000000000000000000000000000000000000	推体接触部分较 小,传导的热量亦 少
气体分子的热运动	5 000000000000000000000000000000000000	即位在少止空气 中,气体分子间 的相互碰撞也引 起热量流动	60000000000000000000000000000000000000	孔嗣线度~气体分 子平均自由程,气 体分子间碰撞传热 极少
气体对流	3-62-62	较大的多孔结构 易引起对流		气孔极为致密,难 引起气体的流动
辐射传热		对红外呈透明 状,热辐射容易 穿透		添加高效红外吸附 剂后,可隔断辐射 传热

表 2 一般的多孔隔热材料和气凝胶的传热形态对比

表 3 铝膜红外反射率、 透射率、吸收率和厚度的关系

Table 3Relationship between thicknessof Al film and optic properties

厚度/ n	m 反射率/	% 透射率/ 9	% 吸收率/%
33	96.492	0.092	3.416
53	97.307	97.307	2.677
80	97.487	0.003	2.510
100	97.500	0.001	2.499

保温隔热膜本身由保温隔热的间隔物、薄膜的骨架和热反射层等若干不同的材料或膜层 组成。本工作设计的为多层隔热保温体系,即 SiO₂/PI/AI 多层膜。决定绝热效果的关键是 间隔物和反射层材料的选取。由于 SiO₂气凝 胶有极高的气孔率,众多的气孔能有效阻止热 量对流和固体传导,因此成为首选的间隔物材 料。反射层的设置一般有两类,一是由金属箔 构成,多用于高温场合。本工作在骨架材料上 镀铝膜,热反射效果好,便于加工生产。骨架材 料采用聚酰亚胺,其本身是一种很好的柔性隔 热材料,其耐温范围为 - 269~400 ,在此温 度范围内能很好地起到保温隔热和薄膜整体的 骨架作用。

3 结束语

用溶胶-凝胶法制备的纳米多孔 SiO2气凝 胶,经先酸后碱二步法催化能有效提高材料的 孔洞率和降低体积密度,它适合于作保温隔热 的主体材料。纳米多孔 SiO2气凝胶能与传统 的轻质硅酸钙复合成优良的保温隔热材料。具 有很好耐温性能的聚酰亚胺柔性塑料上经镀热 反射层后与SiO2气凝胶复合组成了保温隔热 (下转第142页,Continued on p. 142) change Resin Using New Cementatious Material(1) ,Swelling Pressure of Ion Exchange Resin[J].J Nucl Sci Technol ,1992 ,22(9) :883 ~ 889.

- [2] Natsuda M, Nishi T. Solidification of Ion Exchange Resin Using New Cementatious Material (2), Swelling Pressure of Ion xchange Resin [J]. Nucl Sci Technol, 1992, 29(11):1093~1099.
- [3] Nishi T. Advanced Solidification System Using High Performance Cement [A]. Proceedings of the Fifth International Conference on Radioactive Waste Management and Environmental Remediar tion [C]. New York: IAME, 1995. 1 095~1 098.
- [4] Lung Kwang P. Optimization for Solidification of Low-level-radioactive Resin Using Taguchi Analysis
 [J]. Waste Management ,2001 ,21:767 ~ 772.

- [5] Bagosi S, Csetenyi L. Immobilization of Caesiumloaded Ion Exchange Resins in Zeolite-cement Blends[J]. Cement and Research, 1999, 29:479~ 485.
- [6] 周耀中.放射性废离子交换树脂的水泥固化技 术研究与应用[D].北京:清华大学,2003.
- [7] Zhou Yaozhong, Yun Guichun, Ye Yucai. Solidfication of Spent Ion Exchange Resin Using ASC Cemen[J]. Tsinghua Science and Technology, 2002, 7 (6):636~640.
- [8] 周耀中,叶裕才,云桂春,等.特种水泥固化放射 性废离子交换树脂的初步研究[J].辐射防护, 2002,22(4):225~230.
- [9] GB7023-86,放射性废物固化体长期浸出试验 [S].

(上接第 132 页, From p. 132)

薄膜,是一种很好的柔性绝热复合材料,保温隔 热效果十分明显。

参考文献:

- [1] 王 珏. 轻质纳米多孔材料 ——气凝胶 [J]. 材料 导报,1993,(2):84~86.
- [2] Kocon L ,Despetis F. Ultralow Density Silica Aerogels by Alcohol Supercritical Drying [J]. J Nor-

cryst Solids ,1998 ,225 :96 ~ 100.

- [3] Schmidt M, Schwertfeger F. Applications for Silica Aerogel Products [J]. J Non Cryst Solids, 1998, 225:364 ~ 368.
- [4] 邓忠生,张会林.掺杂 SiO₂气凝胶结构及其热学
 特性研究[J].航空材料学报,1999,19(4):38~
 43.
- [5] 师昌绪. 材料大辞典[M]. 北京:化学工业出版 社,1994. 321~322.