Zr0₂中孔膜的制备及其耐酸碱腐蚀性能

漆 虹, 江晓骆, 韩 静, 范益群, 邢卫红

(材料化学工程国家重点实验室,南京工业大学膜科学技术研究所,江苏 南京 210009)

摘 要:以正丙醇锆为前驱体,通过颗粒溶胶路线制备 ZrO₂ 溶胶,并以此溶胶制备出稳定的制膜液.采用浸浆法, 经过一次涂膜,在平均孔径约为 70 nm 的片状α-Al₂O₃支撑体上制备出完整无缺陷的孔径小于 10 nm 的中孔 ZrO₂陶瓷 膜,详细考察了烧成温度对 ZrO₂粉末和 ZrO₂中孔膜性能的影响.在 450℃的烧成温度下制备出孔径约为 7 nm 的 ZrO₂ 中孔膜,该膜对 PEG 的截留分子量为 19500,在原料液侧压力为 0.76 MPa、温度(23±1)℃条件下,纯水渗透通量为 30~35 L/(m²·h).经 HNO₃(pH=2)和 NaOH(pH=13)溶液动态腐蚀后的 ZrO₂中孔膜对 PEG 截留分子量的变化表明,所制 ZrO₂膜具有较高的耐酸碱腐蚀性能.

关键词:中孔陶瓷膜; ZrO₂膜; 溶胶-凝胶法; 耐腐蚀性 中图分类号: TQ028.5 文献标识码: A 文章编号: 1009-606X(2009)06-1216-06

1 前 言

与相应孔结构的有机膜相比,具有纳米孔结构(孔 径 0.3~10 nm)的多孔陶瓷膜由于具有耐高温、机械强度 高、耐溶剂和耐酸碱腐蚀性能好等优点成为近 10 年来 陶瓷膜领域的研究热点之一[1],并有望在苛刻体系的纳 滤^[2]、渗透汽化^[3]和气体分离^[4]等过程得到应用.目前, 多孔陶瓷膜在这些领域的应用主要集中在γ-Al₂O₃, SiO₂, TiO₂和 ZrO₂膜材料上. 由于γ-Al₂O₃膜不稳定, SiO₂膜 不耐碱且孔径通常小于1nm,因此,在陶瓷纳滤膜应用 中最有前景的是 TiO2和 ZrO2 膜材料^[5,6]. 相对于 Al2O3, SiO₂和 TiO₂等膜材料, ZrO₂膜由于具有更高的机械强 度、更好的热稳定性和化学稳定性而具有重要的应用价 值^[7]. 在 ZrO₂ 膜的制备方法中,溶胶-凝胶法由于具有 制备过程简单、对设备要求低和易于放大等优点受到广 泛重视. 以锆盐(如草酸氧锆^[8]、ZrOCl₂^[9])或锆醇盐(如丙 醇错^[10])为前驱体,采用溶胶-凝胶法的2条路线:颗粒 溶胶路线和聚合溶胶路线,通过控制过程参数,可分别 制备孔径为 2~50 nm 的中孔和微孔 ZrO2 膜(孔径<2 nm). 但由于锆盐和锆醇盐的水解速率不易控制,导致完整无 缺陷的 ZrO2 膜制备难度很大. 一方面, 多数研究者的研 究集中在非担载膜材料(粉体)上^[11],虽然有孔径<2 nm^[6] 及孔径>20 nm^[7]的 ZrO2 膜的研究报道,但其制备多采用 平均孔径为 3~10 µm 的载体, 通过 2~3 层过渡层制备孔 径<20 nm 的中孔膜,导致其制备过程复杂、难度大; 另一方面,由于多孔陶瓷膜的应用及清洗过程通常涉及 酸碱条件,因此,ZrO2 膜在酸碱条件下的稳定性对其成功应用至关重要.

采用颗粒溶胶制备的中孔陶瓷膜的微结构一般由 晶粒、晶界和晶粒之间的堆积孔组成.晶粒越小,晶粒 的曲率半径越大,腐蚀速率越快^[1],导致膜材料的孔径 越小,其化学稳定性越差.尽管己有关于γ-Al₂O₃和 TiO₂ 膜材料耐酸碱腐蚀性能的报道,但针对 ZrO₂ 膜材料的 报道不多^[6,10].针对这一现状,本工作采用正丙醇锆为 前驱体,通过颗粒溶胶路线制备出稳定的 ZrO₂ 溶胶, 在此基础上,在平均孔径约为 70 nm 的α-Al₂O₃支撑体 上通过一次涂膜制备出孔径小于 10 nm 的 ZrO₂膜,并 研究经酸碱溶液腐蚀后的 ZrO₂膜材料对聚乙二醇(PEG) 的截留性能变化,为中孔 ZrO₂ 膜在苛刻体系中的应用 奠定基础.

2 实验

2.1 原料、试剂与仪器

原料与试剂: α-Al₂O₃ 粉体(日本住友公司),正丙醇 锆(Alfa Aesar 公司),异丙醇(分析纯,上海试四赫维化 工有限公司),Y(NO₃)₃·6H₂O (分析纯,国药集团化学试 剂有限公司),聚乙二醇(PEG,分子量 4000,10000, 20000 和 100000, Alfa Aesar 公司),聚乙烯醇(PVA,聚 合度 1750±50,国药集团化学试剂有限公司),HNO₃(分 析纯,上海中试化工总公司),NaOH(分析纯,广东汕头 市西陇化工厂).

仪器: ZetaPALS 粒度分析仪 (Brookhaven

收稿日期: 2009-08-27, 修回日期: 2009-10-09

基金项目:国家重点基础研究发展计划(973)基金资助项目(编号: 2009CB623400); 国家自然科学基金青年基金资助项目(编号: (20906047);南京市留学 回国人员基金资助项目

作者简介: 漆虹(1974-), 男, 甘肃省渭源县人, 博士, 副研究员, 主要从事多孔陶瓷支撑体和微孔陶瓷膜的制备及应用研究, Tel: 025-83172279, E-mail: hqi@njut.edu.cn.

Instruments Corp.), STA449C 热重-差热分析仪(TG-DSC, Netzsch Instrument Co., Ltd.), Belsorp II-mini 比表 面测定仪(BEL Japan Inc.), ARL X'TRA X 射线衍射仪 (XRD, Thermo Electron Corp.),凝胶渗透色谱(GPC, Waters 公司),LEO1550场发射电子显微镜(FESEM, LEO Electron Microscopy Ltd.).

2.2 片状陶瓷膜终端过滤装置

图 1 是片状陶瓷膜终端过滤装置示意图. 主要包括 不锈钢料液罐、机械搅拌装置、冷却水管、高压 N₂ 进 口、压力表和测温热电偶.



图 1 片状陶瓷膜终端过滤装置示意图

Fig.1 Schematic diagram of dead-end filtration apparatus for disk membrane

2.3 Zr02粉末及片状 Zr02中孔膜的制备

采用悬浮液真空抽吸法^[12]制备片状α-Al₂O₃支撑体 (直径 42 mm,厚 2.5 mm),孔隙率约为 30%,平均孔径 约为 70 nm.以正丙醇锆为前驱体,通过颗粒溶胶路线 制备 ZrO₂ 溶胶.溶胶的粒径分布采用粒度分析仪测定. 部分溶胶干燥后得到 ZrO₂粉末,其余溶胶加入 PVA 和 Y(NO₃)₃ 溶液后得到制膜液,采用浸浆法(Dip-coating) 在上述片状支撑体表面涂膜1次,膜干燥后,分别在 450, 550 和 650℃下烧成,记为 Zr-450, Zr-550 和 Zr-650.

2.4 Zr02粉末及片状 Zr02中孔膜的表征

采用热重-差热分析仪,在氧气气氛下,以 10℃/min 的速率升温到 800℃,考察 ZrO₂粉末在升温过程中的变化.采用N₂吸附--脱附法表征 ZrO₂粉末的比表面积和孔结构性能.不同烧成温度下制备的 ZrO₂粉末的晶型采用 X 射线衍射仪表征.采用片状陶瓷膜终端过滤装置测定不同烧成温度下制备的 ZrO₂ 中孔膜的纯水渗透通量和对 PEG 的截留性能,以截留分子量判断 ZrO₂中孔膜的完整性.截留分子量的测定方法如下:采用分子量分别为 4000,10000,20000 和 100000 的 PEG 配制成浓度为 3 g/L 的溶液,控制原料液侧压力为 0.76 MPa,温度(23±1)℃,在 200 r/min 的搅拌转速下进行过滤,待过滤过程稳定 1 h 后,取一定量原料液和渗透液,采

用凝胶渗透色谱分析膜的截留性能.用场发射电子显微 镜观察 ZrO2 中孔膜的表面和断面形貌.

2.5 Zr02中孔膜的耐酸碱腐蚀性能测定

实验过程如下: 控制原料液侧压力为 0.4 MPa,温度(23±1)℃,在 200 r/min 的搅拌转速下,采用 Zr-450 膜(或 Zr-550 膜)对 pH=2 的 HNO₃ 溶液过滤 100 h,测定处理后的膜对 PEG 的截留性能.将酸处理 100 h 后的膜 经去离子水清洗,再放入 pH=13 的 NaOH 溶液中,控 制原料液侧压力为 0.4 MPa,温度(23±1)℃,在 200 r/min 的搅拌转速下过滤 100 h,测定碱处理后的膜对浓度 3 g/L 的 PEG 的截留性能.以膜对 PEG 截留性能的变化来 表征 ZrO₂ 中孔膜的耐酸碱腐蚀性能.

3 结果与讨论

3.1 Zr02溶胶的性能

图 2 是以正丙醇锆为前驱体, 通过颗粒溶胶路线制 备的 ZrO₂溶胶的粒径分布.从图可以看出, 合成的 ZrO₂ 溶胶的粒径呈双峰分布,平均粒径约为 100 nm. Van Gestel 等^[6]的研究表明,以锆醇盐为前驱体,采用颗粒 溶胶路线,通过调节水解过程参数,可以得到平均粒径 为15~150 nm 的稳定 ZrO₂溶胶.但中孔膜的制备由于存 在较严重的溶胶颗粒向支撑体的内渗现象,粒径较小 (如平均粒径为 15,30 或 50 nm)的溶胶不利于后续 ZrO₂ 膜的制备.他们认为平均粒径为 100 nm 左右的 ZrO₂溶胶 适宜中孔 ZrO₂膜制备.虽然本工作制备的 ZrO₂溶胶 在约 40 nm 处有分布峰,但所占比例不大,且溶胶的平 均粒径在 100 nm 左右,适合后续 ZrO₂膜制备.



图 2 ZrO₂溶胶的粒径分布

Fig.2 Particle size distribution of ZrO₂ sol prepared using zirconium isopropoxide as precursor

3.2 Zr02粉末的 TG/DSC 分析

图 3 是 ZrO₂ 粉末的热重-差热曲线. 从图可以看出, ZrO₂ 粉末在 90℃附近有一个吸热峰, 主要是粉末 中自由水的脱除. 102℃附近存在一个较大的放热峰, 并 伴有约 53%的失重,这可能是由于 ZrO₂ 粉末进一步失 去部分有机物和醇羟基引起的. 314.7℃附近的放热峰 对应有机物的挥发,并伴有约 7%的失重. 688.5℃附近 的放热峰伴有约 2%的失量,对应四方相 ZrO₂向单斜相 ZrO₂ 的转变.因此,为防止 ZrO₂ 晶型从四方相向单斜 相转变引起 ZrO₂ 膜层缺陷, ZrO₂ 膜的烧成温度应低于 700℃.



图 3 ZrO₂粉末的热重-差热曲线 Fig.3 TG-DSC curves of the unsupported ZrO₂ membrane carried out under oxygen atmosphere

3.3 Zr0₂粉末的晶型及孔结构性能

图 4 是不同烧成温度下 ZrO₂ 粉末的 XRD 图谱.从 图可以看出,室温(25℃)下粉体呈现无定型结构;经 450 ℃热处理后,粉体出现四方相 ZrO₂ 的特征峰,且随烧 成温度升高(550 和 650℃),四方相 ZrO₂ 衍射峰强度逐 渐增大,材料的结晶度越来越高.在 450~650℃的热处 理温度范围内,未出现单斜相或立方相 ZrO₂ 的衍射峰. 而琚行松等^[8]和夏长荣等^[9]以无机锆盐为前驱体制备 Y 稳定的中孔 ZrO₂ 膜时,在其研究的烧成温度范围 (600~900℃)内,粉体均呈立方相存在.这可能是由于他



图 4 不同热处理温度下所得 ZrO₂ 粉末的 XRD 图 Fig.4 XRD patterns of unsupported ZrO₂ membrane (powder) calcined at different temperatures

们采用的前驱体与本工作不同,且其制备的 ZrO₂ 膜的 孔径较大(24~45 nm^[8]).而以锆醇盐为前驱体制备 ZrO₂ 膜的研究^[6,13]中,在 400~700℃的烧成温度范围内,ZrO₂ 粉体均呈四方相晶型.本工作的结果与其一致.

图 5 是室温(25 ℃)及分别经 550 和 650 ℃处理后的 非担载 ZrO₂ 粉末的 N₂ 吸附–脱附等温线. 从图可以看 出,经 3 个温度处理后 ZrO₂ 粉末的 N₂ 吸附–脱附等温 线均有滞后回环,具备 IV 型吸附–脱附等温线特征,说 明粉末具有中孔结构. 但随热处理温度升高,滞后回环 从 H4 型(Zr-25, Zr-550)转变为 H2 型(Zr-650),说明随烧 成温度升高,粉体中的孔形状和孔容均发生变化^[13,14]. 从表 1 可看出,随烧成温度升高,非担载 ZrO₂ 粉末的 孔径逐渐增大,比表面积减小,从 2.3 nm 和 34.6 m²/g (25 ℃)逐渐变化为 4.2 nm 和 9.3 m²/g (550 ℃)、9.7 nm 和 5.5 m²/g (650 ℃),变化趋势与琚行松等^[8]和 Agoudjil 等^[12] 的结果一致.



图 5 不同热处理温度下 ZrO₂ 粉末的 N₂ 吸附-脱附等温线 Fig.5 N₂ adsorption-desorption isothermal curves of unsupported ZrO₂ membrane (powder)

表 1 不同]烧成温度下非担载 Zr0₂粉末的孔结构
Table 1	Properties of ZrO ₂ powder calcined at
	1:00

different temperatures				
Calcination	BET specific	Average pore	Total pore	
temperature (℃)	surface area (m ² /g)	diameter (nm)	volume (cm ³ /g)	
25	34.6	2.3	0.0197	
550	9.3	4.2	0.00959	
650	5.5	9.7	0.0132	

3.4 中孔 ZrO₂膜的性能

图 6 是不同温度烧成的 ZrO₂ 中孔膜对 PEG 的截留 性能,可以看出,经过 450,550 和 650℃烧成的 ZrO₂ 膜对 PEG 的截留分子量分别为 19500,47100 和 62600. 根据 PEG 尺寸与分子量 *M*_w之间的关系式^[15]

分子半径(nm)=0.0262M_w^{0.5}-0.03,

可以计算出对应的膜孔径分别是 7.3, 11.3 和 13 nm. 说明随烧成温度升高, 膜孔径略有增大. 这与非担载 ZrO2

膜(ZrO₂粉末)的孔径变化一致,也证明所制 ZrO₂中孔膜 完整、无缺陷.

图 7 是经 450 ℃烧成的 ZrO₂ 中孔膜(Zr-450 膜)的渗 透通量及其随酸碱腐蚀时间延长的变化. 从图可以看 出, Zr-450 膜的初始渗透通量为 40 L/(m²·h·MPa), 经 pH=2 的 HNO₃ 腐蚀 73 h 后, 膜通量稳定在 38~39.5 L/(m²·h·MPa),降幅小于 5%. Hofman-Züter^[10]对孔径为 3.7 nm、经 pH=2 的酸腐蚀后的中孔 ZrO₂ 膜的研究结果 表明,膜通量下降 7.57%,与本研究基本一致,但他们 没有研究碱腐蚀后膜通量的变化. 值得注意的是,本研 究中经 pH=13 的 NaOH 溶液腐蚀 73 h 后,膜的渗透通 量略有增加,基本稳定在 50 L/(m²·h·MPa).



图 8 Zr-450 和 Zr-550 膜经酸碱腐蚀后对 PEG 截留性能的变化 Fig.8 Variation of PEG retention property for Zr-450 and Zr-450 membranes treated by HNO₃ and NaOH

图 8 分别是经酸碱溶液处理后的 Zr-450 膜和 Zr-550 膜对 PEG 截留性能的变化,可以看出,经 pH=2 的 HNO₃ 腐蚀 100 h 后, Zr-450 膜对 PEG 的截留分子量从初始的 19500(孔径 7.26 nm)变化到 22300(孔径 7.76 nm),膜的 孔径变化不大;但再经 pH=13 的 NaOH 溶液处理 100 h 后,膜的截留分子量减小到 2900(孔径 2.76 nm).Zr-550 膜对 PEG 截留性能的变化与 Zr-450 膜类似[图 8(b)],经 pH=2 的 HNO₃处理后,Zr-550 膜对 PEG 的截留分子量 从初始的 47100(孔径 11.32 nm)变化到截留率为 89%时的 31700(孔径约为 9.3 nm),经 pH=13 的 NaOH 溶液处理 后变为 23700(孔径 8 nm),膜的孔径减小.Hofman-Züter^[10]对孔径为 3.7 nm、经 pH=1~3 的酸腐蚀

后的中孔 ZrO₂ 膜的研究表明,膜平均孔径变化不大, 但孔径分布由单峰变为双峰,但是他们没有研究碱腐蚀 后膜孔径的变化.

图 9 是经 650℃烧成的 ZrO₂中孔膜(Zr-650)的表面 和断面的 FESEM 照片. 从图 9(b)放大 5 万倍的膜表面 照片可以看出,650℃下烧成的 ZrO₂ 膜表面平整. 从 ZrO₂中孔膜的断面 SEM 照片[图 9(a)]可以看出,支撑层 和膜层较清晰且结合较紧密,膜层平整,膜厚度约为 2~3 µm 左右,远大于 Van Gestel 等^[6]的研究结果(膜厚度 0.3~0.4 µm),可能是由于本工作所制溶胶粒径呈双峰分 布,粒径在 50 nm 左右的 ZrO₂粒子存在较严重的内渗 导致的. 而文献[6]所用 ZrO₂溶胶粒径为单峰分布.



(a) Cross-section

(b) Surface

图 9 Zr-650 中孔膜的断面和表面 SEM 照片 Fig.9 SEM photos of the cross-section and surface of Zr-650 mesoporous membrane

4 结论

以正丙醇锆为前驱体,通过颗粒溶胶路线制备 ZrO₂ 溶胶并以此溶胶制备出稳定的制膜液,采用浸浆法,经 一次涂膜,在平均孔径约 70 nm 的片状α-Al₂O₃支撑体 上制备出完整无缺陷的孔径小于 10 nm 的中孔 ZrO₂陶 瓷膜,由研究结果得到以下结论:

(1) 以正丙醇锆为前驱体,在酸催化条件下,通过 颗粒溶胶路线制备出的 ZrO₂ 溶胶的粒径呈双峰分布, 尺寸在 20~180 nm,平均粒径约为 100 nm.

(2) 烧成温度对非担载 ZrO₂ 粉末和 ZrO₂中孔膜性 能有很大影响,随烧成温度升高,ZrO₂膜孔径增大,对 PEG 的截留分子量增大.在450~650℃的温度范围内, ZrO₂膜均为四方相晶型.

(3) 烧成温度为 450 ℃制备出的 ZrO₂ 中孔膜的孔径 约为 7 nm,对 PEG 的截留分子量为 19500.

(4) 所制 ZrO₂中孔膜经 HNO₃和 NaOH 溶液动态腐 蚀后对 PEG 截留分子量略有减小,表明其具有较高的 耐酸碱腐蚀性能.

参考文献:

- Mallada R, Menéndez M. Inorganic Membranes Synthesis, Characterization and Application [M]. Amsterdam: Elsevier Press, 2008. 5, 177–215.
- [2] Vandezande P, Gevers L E M, Vankelecom I F J. Solvent Resistant Nanofiltration: Separating on a Molecular Level [J]. Chem. Soc. Rev., 2008, 37(2): 365–405.
- [3] Castricum H L, Sah A, Kreiter R, et al. Hybrid Ceramic Nanosieves: Stabilizing Nanopores with Organic Links [J]. Chem. Commun., 2008,

(9): 1103-1105.

- [4] Kanezashi M, Yada K, Yoshioka T, et al. Design of Silica Networks for Development of Highly Permeable Hydrogen Separation Membranes with Hydrothermal Stability [J]. J. Am. Chem. Soc., 2009, 131(2): 414–415.
- [5] Tsuru T, Narita M, Shinagawa R, et al. Nanoporous Titania Membranes for Permeation and Filtration of Organic Solutions [J]. Desalination, 2008, 233(1/3): 1–9.
- [6] Van Gestel T, Kruidhof H, Blank D H A, et al. ZrO₂ and TiO₂ Membranes for Nanofiltration and Pervaporation: Part 1. Preparation and Characterization of a Corrosion-resistant ZrO₂ Nanofiltration Membrane with a MWCO<300 [J]. J. Membr. Sci., 2006, 284(1/2): 128–136.
- [7] 汪信文,邱鸣慧,范益群.湿化学法制备氧化锆超滤膜及其表征[J]. 膜科学与技术,2008,28(6):30-33.
- [8] 琚行松,黄培,徐南平,等. 氧化锆超滤膜孔径的影响因素研究 [J]. 高校化学工程学报,2000,14(2):103-108.
- [9] 夏长荣,高建峰,彭定坤,等. 以无机盐为原料制备钇稳定的氧化锆超滤膜[J]. 无机材料学报, 2001, 16(1): 188–191.
- [10] Hofman-Züter J M. Chemical and Thermal Stability of (Modified) Mesoporous Ceramic Membranes [D]. Enschede (Netherlands): University of Twente, 1995. 86–89.
- [11] 张宝泉,张宝凤,徐黎明,等. 硅锆复合膜的制备与表征 [J]. 高校化学工程学报,2006,20(3):443-448.
- [12] Agoudjil N, Kermadi S, Larbot A. Synthesis of Inorganic Membrane by Sol–Gel Process [J]. Desalination, 2008, 223(1/3): 417–424.
- [13] Sing K S W, Everett D H, Haul R A W, et al. Reporting Physiosorption Data for Gas/Solid Systems—With Special Reference to the Determination of Surface Area and Porosity (Recommendations 1984) [J]. Pure Appl. Chem., 1985, 57(4): 603–619.
- [14] Puhlfürß P, Voigt A, Weber R, et al. Microporous TiO₂ Membranes with a Cut Off <500 Da [J]. J. Membr. Sci., 2000, 174(1): 123–133.</p>

Preparation and Corrosion-resistant Property of Mesoporous ZrO₂ Membrane

QI Hong, JIANG Xiao-luo, HAN Jing, FAN Yi-qun, XING Wei-hong

(State Key Lab of Material-Oriented Chemical Engineering, Membrane Science Technology Research Center, Nanjing University of Technology, Nanjing, Jiangsu 210009, China)

Abstract: Preparation and characterization of mesoporous ZrO_2 membrane with the pore sizes less than 10 nm were studied. A stable ZrO_2 sol with a mean particle size about 100 nm was successfully synthesized with zirconium *n*-propoxide as precursor through a colloidal sol–gel route. PVA was selected as the drying chemical controlling additive to modulate the viscosity of sol suitable for membrane formation. Y(NO₃)₃·6H₂O was used as a Y-precursor to form Y-stabilized ZrO₂. Defect-free mesoporous ZrO₂ membrane superimposed on α -Al₂O₃ support disk with a mean pore size of 70 nm was fabricated via dip-coating and subsequently calcined in the temperature range of 450~650 °C. The effect of calcination temperature on the properties of unsupported ZrO₂ membrane (powder) as well as the supported ZrO₂ membranes was studied in detail. The molecular weight cut off (MWCO) and mean pore size of 7.3 nm showed a MWCO value of 19500 after heat treatment at 450 °C. The corrosion resistance of ZrO₂ membrane showed a relative high stability, as proved by the variation of MWCO of PEG after the membrane was treated with HNO₃ and NaOH. **Key words:** mesoporous ceramic membrane; ZrO₂ membrane; sol-gel method; corrosion resistance