458 — 469

第22卷第5期 1994年10月

硅酸盐学报

JOURNAL OF THE CHINESE CERAMIC SOCIETY

Vol. 22. No. 5 October 1994

secondary see secondary second

控制大气污染用的蜂窝陶瓷材料

<u>蔡俊修</u> 陈笃慧 √ 万惠霖 U464.1344

(厦门大学化学系,固体表面物理化学国家重点实验室)

搞 要 本文介绍了用作大气污染控制和化工反应中蜂窝陶瓷材料的各种具体要求和所取得的显著进展。多孔蜂窝陶瓷的几何表面大、压力降小、扩散距离短、反应器体积小。是优良的催化剂数体。已广泛用于汽车废气排放处理、烟道气去除NO。的催化还原过程和燃气轮机等的催化助热燃烧。以及其他化学反应工程、在这些领域发挥了独特的作用。

关键词 蜂窝陶瓷载体,汽车废气排放控制,高温催化燃烧,烟道气去除 NO.

1 前 言

陶瓷材料被广泛用作催化剂载体、例如 SiO₂ 小球、 $Y - Al_2O_3$ 和 $\alpha - Al_2O_4$ 等,这里将集中讨论由挤压成型呈蜂窝状的陶瓷材料在大气污染防治方面的应用。

具有良好热稳定性、热膨胀系数小的堇青石蜂窝状陶瓷常用于汽车废气的净化处理^[1,2]。它的比表面小 (1~2m²/g),所以为了缩小净化器的体积,必须在堇青石基质材料上再附上一高比表面的 Y-Al₂O₃ 的薄涂层,然后再负载贵金属等催化活性组分,从而组成了汽油、柴油汽车、载重运输车的尾气净化装置^[3,4]。

发电厂等燃煤锅炉的烟道气去除 NO₂ 净化系统普遍使用蜂窝状 V_2O_5/TiO_2 的选择催化还原 (SCR, selective catalytic reduction) 技术 [5.4], 其中 V_2O_5/TiO_2 陶瓷与堇青石陶瓷不同,前者的比表面积约 $50m^2/g$,因而不必再使用附着高比表面涂层的技术,即可直接进行活性组分的负载。 V_2O_5 可以和载体材料共混,然后挤压成型和煅烧,也可先制备蜂窝陶瓷载体,再以浸渍法负载活性物质,还利用复合氧化体作为载体改善 TiO_2 单一载体的高温性能 [5] 。

能在1300~1500℃高温下使用的陶瓷是燃气轮机实现催化助热燃烧(CST),以降低NO,排放量的关键部件^[8,8],探索过含稀土金属氧化物的ABO。钙钛矿型复合氧化物^[10],更侧重于Al₂O。基高温陶瓷的研究^[11],要求它们在1500℃左右长期使用后,仍保持约10m²/g的比表面积,而不明显烧结。

本文将着重从以上三个方面加以讨论,而蜂窝陶瓷材料的其它催化化工应用,可参考文献[12,13],这里不再加以介绍。

1993年9月23日收到。国家自然科学基金瓷助项目。

通讯联系人:蔡俊修,厦门大学化学系,厦门 361005。

2 用作汽车尾气净化的堇青石基蜂窝陶瓷

2.1 基质材料

汽车尾气净化已经有 20 年历史了,由于突出热稳定性和机械强度的要求,普遍采用堇青石 2MgO · 2Al₂O₃ · 5SiO₂ 作为基质材料,由挤压法成型。表 1 是几个实用的堇青石质瓷的配方^[14]。

表 1 挤压成型用基膏石蜂窝陶瓷配方[14]

Table 1 Extruded cordierite monolithic substrate compositions. [43]

	Composition w/%					
Raw material	ī	1				
Kaolin	21. 74	40. 2	43.0			
Talc, raw	39. 24	19.4	38.0			
Alumina	11.23	3. 68	_			
Aluminum hydroxide	17. 80	16. 9	19.0			
Sitica	9. 99	_	_			
Talc .calcined	_	19. 8	_			

1981 年美国开始限制汽车尾气中的 NO₂ 排放量,推行三效净化器,对尾气中的 CO,碳氢化合物和 NO₂ 进行净化处理。1990 年通过的空气净化法修正案 (CAAA,即 The Clean Air Act Amendments) 对尾气中 CO,H_mC₄ 和 NO₂ 的排放量又作了更为严格的限制 (表 2);并把净化器的使用寿命由原来的 80000 km 提高到 160000 km;还由于要将净化器加热到工作温度需要约 100 s,而正在这段冷起动时间内,所排放的有害气体就占了全部控制量的 50%^[12],因而正采取许多办法尽量缩短预热时间,其中包括净化器中陶瓷基质材料应具有小的热惰性,能较快起燃 (faster light-off)。所以,用作汽车尾气净化的陶瓷材料应该机械强度高、热稳定性好、热膨胀系数低,具有好的耐久性:又应起燃快、压降小、催化转化效率高,即蜂窝的孔密度大、壁薄、热惰性小。这些要求有时是相互矛盾的,应通过组成和制作方法的优化加以协调。其中催化性能的好坏更多地决定于催化剂的选取,这并不属于本文的内容,对此文献 [3,4] 的描述甚详细。这里将集中论述基质材料的性能及其对总体技术指标的影响。

表 2 1990 年美国的空气净化修正案规定的汽车尾气排放标准[15]

Talbe 2 Automotic emission regulation by 1990 amendments to the Clean Air Act of U. S. A. [15]

	co	NMHC •	NO_x
Year	/g⋅km ⁻¹	/g • km ⁻¹	/g · km ⁻¹
1991	2. 1	0. 26	0.63 _
2004	1.1	0.078	0. 13

^{*} NMHC--- Nonmethane hydrocarbon.

近年来发展了以高密度堇青石挤压而成的薄壁型蜂窝陶瓷。表 3 比较了它们与标准型蜂窝陶瓷的性能^[16]。

表 3 标准型基青石蜂窝瓷与薄壁型基青石蜂窝瓷性能的比较[16]

Table 3 Nominal properties of standard and thin-wall cordierite substrates [16]

	EX = 20	EX = 32	EX - 22
	Standard	Thin	-wall
Cell structure	400/6.5	350/5.5	470/5
Cell sbape			
Wall thickness/mm	0.188	0.140	0.127
Open porosity/%	35	20	20
Mean pore size/μm	3. 0	2.0	2.0
Wall strength/MPa	20.3	43. I	43. I
Wall modulus/GPa	26.1	42.9	42. 9
MIF'1'	0. 025	0.012	0.013
Substrate strength	73 <i>K</i>	75 K	81 <i>K</i>
TIF'2'	6. 9	9. 7	9. 7
TSRG	I10 K	130 K	140K
OFA'*'/%	73	80	80
GSA ⁽⁵⁾ /cm ² ·cm ⁻³	26. 4	26. 4	30.4
$\alpha_{av}^{(6)} \times 10^7 (800 \text{°C}) / \text{°C}^{-1}$	6.0	4.5	4.5
Db ⁽⁷⁾ /mm	I. 106	1. 218	I.045
Wall density/g • cm ⁻³	1. 6 I	2. 0	2. 0
Substrate density/g · cm ⁻³	0.43	0. 39	0.39
Heat capacity of substrate			
$/J \cdot m^{-3} \cdot C^{-1}$	U. 46	0.42	0.46
ΔP ⁽⁸⁾	172C	1 2 9C	154C_

- (1) MIF Mechanical integrity factor; (2) TIF Thermal integrity factor; (3) TSR Thermal shock resistance;
- (4)OFA-—Open field aperture; (5)GSA—Gross surface area; (6) a_{sv}—Average coefficient of thermal expansion;
- (7) Db---- Hydraulic diameter; (8) $\triangle P$ ---- Pressure drop.

表中各性能指标的计算法是:

压力降
$$\Delta P = 14.2C_{\rm S}/(L-t)^3$$
 (1)

其中,四方形蜂窝瓷孔的表观流速 C_s 是:

$$C_{\rm S} = \frac{4Q \cdot I^2}{4A \cdot (L-t) \cdot /L^2}$$

式中:Q——流速:A——截面积;I——基质材料长度;L——蜂窝瓷单孔的边长:t——蜂窝瓷单孔的壁厚。

几何总表面积
$$GSA = A \cdot I \cdot (L - t) / L^2$$
 (2)

基质材料的强度 σ_s 与 MIF 和壁的强度 σ_s 的乘积成正比,比例系数为 K。

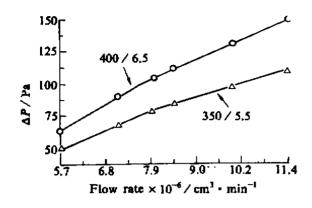
$$\sigma_{\rm s} = K \cdot \sigma_{\rm w} \ (\rm MIF) \tag{3}$$

K 和表 3 中的 C 是归一化常数、用于比较各种堇青石蜂窝瓷的强度和压力降。

基质材料的耐热冲击性(TSR)与壁的强度 σ_w ,热膨胀系数 α_w ,热完整因子(TIF)及壁的模量有关:

$$TSR = \frac{K \cdot \sigma_{w} \cdot (MIF) \cdot (TIF)}{2E_{w} \cdot a_{w}}$$
 (4)

从表 3 看出,薄壁型蜂窝瓷有较高的总表面积 GSA。例如 470/5 的几何表面比 400/6.5 大 15%,因而催化活性较高。薄壁型蜂窝瓷 350/5.5比标准型的 400/6.5的压力降小 25%,图 1 和图 2 表示了在各种流速条件下压力降的比较。薄壁型蜂窝瓷 350/5.5和 470/5 的热膨胀系数均比标准型的 400/6.5小,因而前者具有较好的耐热冲击性能。



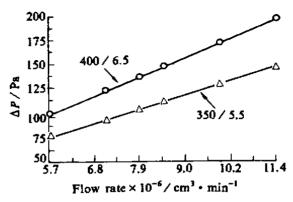


图 1 无涂层的标准型和薄壁型陶瓷基质 材料的压力降与流速的关系

Fig. 1 ΔP vs flow-rate through uncoated standard and thin-wall cordierite substrates

图 2 有薄涂层的标准型和薄壁型蜂窝瓷的压力 降与流速的关系

Fig. 2 ΔP vs flow-rate through coated standard and thin-wall cordiente substrates

表 4 列出它们的压碎强度、轴向断裂模量 (MOR) 和弹性模量 (E) [16], 并根据微分膨胀 应力 (DES) 按下式计算其热冲击参数 TSP:

$$TSP = MOR/E \cdot DES \tag{5}$$

TSP 高者,耐热冲击性强,故表 4 的结果表明,在北美和欧洲的驾驶条件下,薄型蜂窝 瓷的耐热冲击性均好于标准型蜂窝瓷。

表 4 标准型和薄壁型陶瓷基质材料的强度和热冲击参数 TSP[16]

Table 4 Comparison of strength and thermal shock parameter of standard and thin-wall substrates[14]

	EX - 20	EX - 22
	400/6.5	350/5.5
	Standard	Thm-wall
a axis crush strength/MPa	20	47
δ axis crush strength/MPa	3.6	4. 5
c axis crush strength/MPa	0.3	0. 3
Axial MOR/MPa	2, 2	3.0
E/GPa	6.5	8. 4
DES(450~825 C)/cm • cm ⁻¹	$525 < 10^{-6}$	403 ~ 10 ⁻⁶
TSP(450~825°C)' ⁽¹⁾	0, 64	0. 83
DES(600~900°C)/cm • cm ⁻¹	485 < 10 ⁻⁶	433×10 ⁻⁶
TSP(600~900°C)(2)	0.70	v. 82

^{(1) 450°}C. 825°C—the nominal catalyst skin and center temperature under North American driving conditions:

^{(2) 600} C. 900 C — the nominal catalyst skin and center temperature under Enropean driving conditions.

用于载重汽车尾气净化系统的钛酸铝莫来石,比标准堇青石的密度大 20%,使用温度可高出 200 C,它的其他性能同样经过严格检验。这方面将不再详细介绍。

2.2 高比表面涂层

Al₂O₃ 涂层的性质及其加工工艺的控制也明显影响着整个复合材料的性能。这是因为涂层与 堇青石基体的热膨胀系数相差较大,只有对有关 参数进行合理的控制,才能得到优良的蜂窝陶瓷 载体。

附着薄涂层的蜂窝陶瓷结构示意图见图 3, 这种复合材料的膨胀系数是:

$$\overline{\alpha} = \frac{E_s t_s \alpha_s + 2E_c t_c \alpha_c}{E_s t_s + 2E_c t_c} \tag{6}$$

式中、 E_s , α_s , 为基质材料的弹性模量和膨胀系数; E_c , α_c 为涂层的弹性模量和膨胀系数; t_s , t_c 为壁厚和涂层厚度。

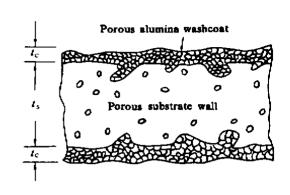


图 3 附着薄涂层的蜂窝陶瓷

Fig. 3 Washcoated substrate wall

表 5 是各种材料的有关参数及其计算结

果[16]。这时复合材料的热膨胀系数比堇青石质材料大 4 倍多,这与实测数据不符,导致这偏差的原因是涂层与基质材料之间的结合并不很理想。

表 5 董青石/氧化铝复合材料的性能 143

Table 5 Properties of standard cordierite/alumina composite[16]

	Cordierite	Alumina	Cordierite/alumina composite	
Porosity/%	35	60	30	
p/g • cm ⁻³	1. 61	1.56	1, 60	
E/GPa	26.1	32. 3	27.8	
t/mm	0.165	0. 03	0. 225	
$a_{ar} \sim 10^7 / \mathrm{C}^{-1}$	6	80	29	
(25∼800 C J				

对负载成分和制备条件进行优化,可改善涂层的微观结构并调节其弹性模量,使之变化于32、3~0 GPa 之间,表 6 列出了这时按式(6)计算的复合材料热膨胀系数。

表 6 涂层弹性模量对复合材料热膨胀系数的影响

Taibe 6 Effect of washcoat modulus on expansion coefficient of composite

E _c /GPa	32. 3	30.0	25.0	20.0	15.0	10. 0	7.5	5.0	2. 5	0
$a_{a_2} \cdot 10^{7}/\mathcal{C}^{-1}$	29. 0	27.8	25.1	21.0	18. 8	15. ()	13.0	10.8	8. 5	6. 0

可见只有当涂层的弹性模量低时,才能使基质材料膨胀系数小的优点得到保持。而且,由于实测的复合材料热膨胀系数介于 $(6\sim15)\times10^{-7}/\mathbb{C}$ 的范围内,故涂层的弹性模量 E。的对应值是 $0\sim10$ GPa (表 6)。这表明堇青石基质材料与 Al_2O_3 涂层间的作用键并不象理论值那样完整,这特点将有利于耐久性的改善。

近几年,汽车工业趋向于朝富**氧燃烧的**方向发展,也就是把原来严格控制的空气,燃料 462

比值从14.6~14.7放大至18~22,结果是加大了功率,且节省汽油达15%[17],与此同时,汽车尾气净化系统将随之进行较大改进,即推行氧化气氛下烃类化合物对NO。的催化还原[18]。即使这样,控制好制取蜂窝状堇青石质陶瓷的各种工艺参数,造就优良的净化催化剂载体的基本要求,将同样是适用的。

我国在汽车尾气净化催化剂的开发方面进行了许多研究^[19,26]。为使我国的汽车废气排放处理技术能更好符合国际上的通用标准,加强蜂窝状催化剂陶瓷载体的研究和开发,将是其中重要的一环。

3 用于烟道气除 NO_x 系统的陶瓷载体

NO_x和 SO₂一样是酸雨的主要来源。20 年来由于注意了 SO₂的防治,它的排放量在欧洲和美国分别下降了 40%和 25%,而这段期间内 NO_x 却上升 20%和 6%^[21],使得 NO_x 的绝对排放量几乎与 SO₂ 相等,因而,对 NO_x 的处理已引起许多国家的重视。它的普遍防治法是用 NH₃ 将 NO 还原为 N₂ 的选择催化还原法(SCR)。1959 年美国 Engelhard 公司申请了第一个 SCR 贵金属催化剂专利;日本则于 70 年代最先对 SCR 法实行工业化,目前日本全国配备 SCR 净化装置的锅炉系统超过 300 套^[31],德国从 80 年代开始引进 SCR 技术,已装备该技术的发电装置容量达到 60000MW,美国在 1990 年空气修正案 (CAAA)的推动下,也加紧了 SCR 技术的研究和推广。

表 7 用于 NO. 选择催化还原的催化剂^[22]
Table 7 Catalysts for selective catalytic reduction^[22]

Year	Catalyst type	Key components
1959	Noble metal	Pt.Pd.Ru/Al ₂ O ₂
1965	Metal oxide	Fe_2O_3/Cr_2O_3
1966	Metal oxide	V_2O_5 -Mo O_3 -W O_2/Al_2O_3
1973	Metal oxide	$V_2\mathrm{O}_5/\mathrm{T}_1\mathrm{O}_2$
1973	Metal oxide	$V_0O_5\text{-}MoO_5\text{-}WO_3/TiO_2$
1976	Mixed oxide	$V_3O_5\text{-}\mathbf{W}O_5/\mathrm{Ti}O_2\text{-}\mathrm{Si}O_2$
1978	Zeolite	Synthetic mordenite
1989	Noble metal	Pt/Al_2O_3 .
		metal monolith
1989	Metal oxide	V_2O_5/TiO_2 - SiO_2 .
		ceramic monolith

表 7 是历年来 SCR 催化剂的进展情况[32]。从表中看出 V₂O₅/TiO₂ 得到最普遍的应用,以 金属蜂窝为载体的 NO₂ 净化器是近几年才出现的[23],它的优点将逐渐为人们所认识,由 TiO₂-SiO₃ 复合载体组成的 SCR NO₂ 净化也是近年来的新发展。

V₂O₅/TiO₂ 制备法类似于堇青石蜂窝瓷: 选用锐钛矿结构的 TiO₂, 加入玻璃丝、玻璃粉、硅胶等以增加强度、减少开裂, 并加聚乙烯醇、淀粉、石蜡等有机化合物作为成型粘接剂, 部分 TiO₂ 先经煅烧, 也可降低开裂的可能性。均匀混合以上原料, 加入适当水分揉捏团泥即可挤压成型, 然后于 100 C 精心干燥, 再于 700 C 煅烧, 以获得足够的强度。催化活性组分可浸

漬附着,在低于650℃下灼烧,使其分解为氧化物,但应防止因烧结引起活性下降。

Cu 或 Fe 置换的分子筛(最好是丝光沸石或 ZSM - 5)也是良好的 NO_x 净化剂^[24]、它们还可与 V₂O₅/TiO₂ 结合成更抗含硫化合物等有害物质,成为持久性更好的 NO_x 净化剂。在这种净化器中采用离子交换法负载催化活性组分,它可以在分子筛与 V₂O₅/TiO₂ 混合之前,也可以在混合之后进行。这种分子筛型复合载体 NO_x 净化剂的突出优点是使用的温度较高。图 4 比较了 V₂O₅/TiO₂ 与 Fe -丝光沸石- TiO₂ - SiO₂ 的 NO_x 转化性能,其中 V₂O₅/TiO₂ 在 220~425 C($\Delta T = 205$ C)温度区间内的 NO_x 转化率均大于95%,而后者处在同样95%NO_x 转化率的温度区间是376~598 C($\Delta T = 222$ C)^[24]。

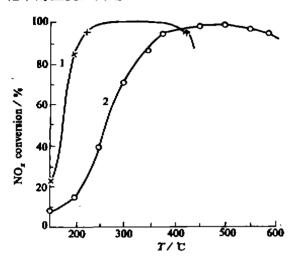


图 4 V₂O₅/TiO₂和 Fe/丝光棉石 - TiO₂ -SiO₂的 NO₂ 转化率与温度的关系^[24]

Fig. 4 SCR of NO_x vs temperature for V₂O₅/TiO₂ and Fe-mordenite-TiO₂-SiO₂ honey combs^[24]

1-V₂O₅/TiO₂)

 $2-77 \text{Ti}O_2-14$ mordenite $-9 \text{Si}O_2$. 650 C. 6h. Fe

-impregnation/ion-exchange, 500°C, 6h

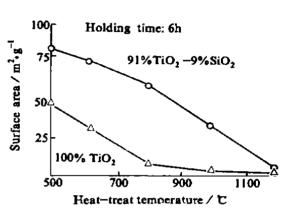


图5 TiO₂和91兴TiO₂-9SiO₂蜂窝瓷的 BET 表面 积与温度的关系^[25]

Fig. 5 BET surface area vs heat-treatment temperature for TiO₂ and 91 % TiO₂-9SiO₃ monolithic catalytic substrate materials^[25]

表8 TiO₂和 TiO₂-SiO₂蜂窝瓷的物理性质[23]

Table 8 Physical properties of TiO2 and TiO2-SiO2 monolithic substrate[25]

Heat treatmen temperature	t Substrate composition	Surface area	Open porosity	Hg porosity	Median pore size	Median pore size (pore volume	Bulk density
/°C		$/\mathbf{m}^2 \cdot \mathbf{g}^{-1}$	(hoiling H ₂ O) /%	/ 0.6	(Hg porosity) /A	distribution) / Å	/g • cm - 3
500	TiO ₂	43	57.6	57.8	280	20,115,325	1.60
500	91 % T ₁ O ₂ -9 % SiO ₂	98.3	55. 9	50	300	40,325	1. 59
810	91%TiOz-9%SiOz	75.1	55. 5	49	300	40,325	1.64
1000	91 % TıO ₂ -9 % SiO ₂	30.0		46	310	40.325	

在 TiO_2 中引入少量 SiO_2 (例如91%(in mass) TiO_2 -9% SiO_2),不仅使复合载体的低温比表面积显著增加,而且即使在较高温度(如1000 C)下使用,仍能保持约30 m^2/g (图5) $^{[25]}$ 。XRD 464

分析结果表明未加 SiO_2 的纯 TiO_2 , 500 C时绝大部分以锐钛矿的晶型存在, 800 C 灼烧后则全部转化为金红石结构;但是91% TiO_2 -9% SiO_2 体系即使经1000 C 灼烧, 仍为锐钛矿和金红石共存。

表8是 TiO_2 和 TiO_2 - SiO_2 蜂窝瓷的物理性能^[25]。汞气孔计测定表明91% TiO_2 -9% SiO_2 的大气孔之孔径几乎不随灼烧温度而变化,它们大多为300点,而孔径分布测定(N_2 脱附法)的结果是 TiO_2 - SiO_2 的气孔孔径都集中在320点和40点处。所以,引入 SiO_2 使 TiO_2 - SiO_2 蜂窝陶瓷在高温下尚存在相当比例的小孔,保证了该体系即使在600~800 C下长期使用,仍有较大的比表面积,这有利于保持 NO_2 净化剂的高活性,另外较大气孔(孔径为300点)则对促进受扩散控制的 NO_2 的还原反应有好处,而对去除 NO_2 有害的 SO_2 +1/ $2O_2$ = SO_3 的副反应,却无促进作用,这是因为后者是动力学控制的^[26]。这些是在 TiO_2 载体中引入 SiO_2 ,改善其孔结构带来的好处。美国 W、R. Grace 公司正是利用这些研究成果(包括孔结构、蜂窝通道尺寸、形

状和壁厚等)开发成功了名为 SYNOX 的第二代 SCR NO_x 净化剂, 它比德国 所用的第一代净化剂的性能已经有显著的改进(图6), 从而减小了 NO_x 净化剂的体积,增长了其寿命,因此较大幅度地降低了 SCR 去除 NO_x 的费用^[22]。

去除 NO₂ 技术正在迅速地向去除 NO₂ 和去除 SO₂一体化的方向发展,并同时将燃料(如煤炭等)中的硫直接转化为工业硫酸^[21,27~29],达到既消除有害工业废气,又提供化肥工业急需的原料。我国是个产煤和用煤的大国,该技术对我们将有重要的意义,所以加强对 TiO₂基高比表面并控制其特殊孔结构蜂窝的研究是很必要的。

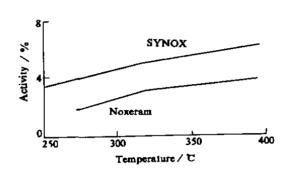


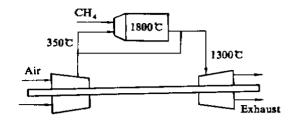
图6 第二代与第一代 NOz 净化剂的催化活性

Fig. 6 Comparison of the activity of SYNOX. a second-generation catalyst, with Noxeram, a first generation catalyst

4 用于促进催化燃烧的蜂窝陶瓷载体

上面提到了 NO_x 对大气的污染及烟道气除 NO_x 的方法,如果再追根索源,则 NO_x 排放总量中来自汽车尾气的约占1/3,其余的根源于发电厂和工业窑炉的烟气,这意味着 NO_x 的形成与燃烧密切相关¹²²。图7是燃烧产生 NO_x 的示意图:空气与燃料混合并预热到350 C,于燃烧室中燃烧产生1800 C以上的高温,排出气还得冷却至约1300 C(这是材料允许的温度上限),然后再用于带动燃气轮机。然而这1800 C的高温却已足以使空气中相当数量的 N₂转化为 NO_x 为了减少这种因燃烧而产生的 NO_x 一种经济且有效的办法是采用催化助热燃烧(CST)技术,文献[8,9]已对这种方法进行了详细介绍。采用这燃烧技术的燃气轮机系统见图8,在催化剂的帮助下,燃料和空气的混合物能在1500 C左右的温度下高效且稳定地燃烧,这时因燃烧所产生的 NO_x 将大大降低;余下因燃料中含氮化合物转化而来的部分 NO_x,可配合上述的烟道气 SCR NO_x 净化法加以剔除。显而易见,实现 CST 燃烧的关键是找到能在1500 C左右高温下连续长时间使用,却不明显烧结而失活的活性材料,也就是说对该材料高温稳定性的要

求甚至超过其催化活性。



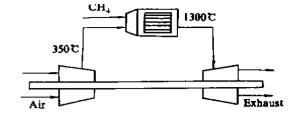


图7 通常的燃气轮机燃烧系统示意图

Fig. 7 Conventional gas turbine, produing NO_x

图8 配备 CST 的燃气轮机燃烧系统示意图

Fig. 8 Catalytic combustion gas turbine for low NO.

Al₂O₃基陶瓷材料的高温性能引起广泛重视,其有关结果列于表9^[14]。从 Al₂O₃与 Al₂O₃与 SiO₂ 及 MgAl₂O₃ 的性能比较中可以看出、SiO₃ 和 MgO的加入、使得 Al₂O₃ 的高比表面在经历 1200~1250 C的高温均烧后,仍可保持20m²/g 以上,另外,既有2300Å的大孔、又有120Å左右的小孔的特殊孔结构和孔径分布,是 Al₂O₃-SiO₂在高温下仍具有较大比表面的原因,而且,纯 Al₂O₃高温下比表面丧失与低温稳定的 $Y - Al_2O_3$ 经历1100 C的处理后即转化为 $\alpha - Al_2O_3$ 有关,而 SiO₂的加入则延缓了向 $\alpha - Al_2O_3$ 的转化。

MgAl₂O₄尖晶石与 Al₂O₄相比,前者的比表面大,还具有较大的孔径。

表9 Al₂O₃, Al₂O₃-SiO₂和 MgAl₂O₄蜂窝瓷的物理性质^[14]

Table 9 Physical properties of Al₂O₃, Al₂O₃-SiO₂ and MgAl₂O₄ spinel monolithic substrates^[14]

Heat treutment temperature	Substrate composition	Surface area /m²•g ⁻¹	Porosity (Hg) /%	Open parosity (boiling H ₂ D)	Median pore size (Hg) / Å	Median pore size $(N_2$ desorption)	Bulk density /g*cm ²
500	Al ₂ O ₃	202		63. 0		75	1. 31
1000	Al_2O_3	80		59. 1		145	1.49
1150	Al_2O_3	6		54. 8		1050	1.81
500	93 % $\mathrm{Al}_2\mathrm{O}_3$ –7 % SiO_2	260		62. 1		55,140	1.04
1000	93 % Al ₂ O ₂ -7 % S ₁ O ₂	155		64.0		82.5.190	1. 24
1250	93 % Al ₂ O ₂ -7 % S ₁ O ₂	25.1		37.5		120,2300	2, 20
500	$MgAl_2O_4$	79. 3	53. 5	61.0	180	228	1.33
1000	$MgAl_2O_4$	44.8	61.6	60.8	260	408	1.37
1200	$MgAl_2O_4$	29. 3	47.1	46.7	260	393	1.80

六铝酸盐如 $BaAl_{12}O_{19}$ 等,即使经过1500 C以上的高温煅烧,仍有 $10m^2/g$ 左右的比表面积,这是个值得注意的性质。六铝酸盐具有 β - Al_2O_3 或磁铁铅矿型的结构(图9)150,311,它由氧密堆积的尖晶石平面和沿 c 轴氧的松散堆积的镜平面交替堆砌而成,在镜平面上包含了较大离子半径的 Ba^{2+} 等。这种各向异性的层状结构抑制了晶体沿 c 轴方向的成长,即六铝酸盐沿 c 轴堆砌一个个的尖晶石结构单元,而使晶体成长的速度变慢了,从而造就了经高温煅烧后仍保持较大比表面积的突出优点,所以,六铝酸盐可以成为高温燃烧催化剂的优良陶瓷载体。还有,当采用金属醇化物前驱体的溶胶-凝胶超细颗粒制备法时,其耐高温性能将更进一步得到改善1321。

活性组分 M₂O₂ 的负载最好采用阳离子置换方法,以便合成 BaM₂Al₁₂₋₂O₁₉₋₂, 并使它仍 466

然保持类似磁铁铅矿型的结构、高温稳定性好、比表面大,且促进完全燃烧的活性强,其中以含 Mn 的 BaMn_xAl_{12-x}O_{13-x}性能最突出^[23]。如果对镜面上的阳离子也进行置换,合成出 $(A_{1-x}A_x)$ MnAl₁₁O_{13-x}类的化合物 (A=Ba, Sr, Cu, La, K; A = Sr, Ca, La, K). 只要对镜面上的阳离子价态和离子半径进行妥善的选择,就可以得到高温性能和完全氧化活性进一步改善的六铅酸盐^[34]。

科技工作者对用于催化燃烧的高温陶瓷的研究已经付出了40多年的努力。当前环境保护的要求越来越严格,使得此项技术有好的商业前景,因此,数年前美国的 Catalytica 公司即联合日本的 Tanaka Kikinzoku Kogyo K. K. 共同开发,并取得良好的中试结果,其NO_x 排放浓度小于3×10⁻³g/m³,CO 及未燃烧的烃类化合物则小于2.5×10⁻³g/m^{3[35]}。燃气轮机制造商也对这

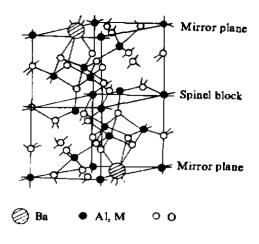


图9 磁铁铅矿的晶体结构

Fig. 9 Crystal structure of magnetoplumbite

项技术产生浓厚兴趣。Engelhard,东芝电子研究所等均积极投入研究,今年底即将开始现场试验^[15]。可以预料,这项技术的工业化及其实际应用的日子已经为期不远了。

5 结 语

多孔状蜂窝陶瓷相对于传统的颗粒状陶瓷载体具有压力降小、几何表面大、扩散距离短、有利于反应物进入和生成物的排出,并可以缩小反应器的体积等优点,因而特别适用于汽车尾气的处理、烟道气的净化、高温催化燃烧,以及其他化学工程反应器。不过,除了上述共同特点之外,具体要求还将随不同的应用场合而变化,用于汽车尾气处理必须热稳定性好、特别能耐久,具有良好的与涂层及催化活性材料的配合性;希望烟道气净化器能促进下列反应: $4NO+4NH_0+O_0=4N_2+6H_2O_1$ 而抑制二氧化硫与氧的反应; $SO_2+1/2O_2=SO_3$,因此其孔结构和孔径分布应能按需要进行调节;催化燃烧器则更着重高温的稳定性,即经得起在1500℃左右温度下长期使用,却仍有较大比表面且不产生明显烧结。经过多年的努力,这几个方面都已取得可喜的进展,它们都首先在环境保护领域发挥着作用。这些量大面广、技术要求高的陶瓷材料,也将对我国的经济和科技产生显著的影响。

参考文献

- 1 Lachman I M. Monally R N. Monolithic honeycomb supports for catalysis. Chem Eng Prog. 1985;81(1):29
- 2 Briggs W S, Caralysts and the automobile—25 years larer, In , Leach B E, ed, Applied Industrial Catalysis, U S, Academic Press Inc. 1984; 241
- 3 Taylor K C. Catalysts in cars. Chemtech 1990;9:551
- 4 Funabiki M. Yamada T. Kayano K. Auto exhaust catalysts. Catal Today , 1991:10:33
- 5 Nakatsuzi T, Miyamoto A, Removal technology for NO, and SO, from exhaust gases, Catal Today, 1991; 10:21
- 6 Bosch H, Janssen F. Catalytic reduction of NO--a review of fundamentals and technology, Catal Today, 1988; 2, 369
- 7 Baiker A. Dollenmeier Paet al. Selective catalytic reduction of NO with NH₃, Appl Catal, 1987; 35; 365
- 8 蔡俊修,催化助热燃烧 一一项重要的燃烧新技术,煤炭转化,1993;16(1):45

- 9 Pfefferle L D.Pfefferle W C. Catalysis in combustion. Catal Rev Sci Eng. 1987;29(2/3):219
- 10 McCarty J G. Wise H. Perovskite catalysts for CH4 combustion, Catal Today, 1990;8:231
- 11 Arat H. Machida M. Recent progress in high-temperature catalytic combustion. Catal Today, 1991;10;81
- 12 Irandoust S. Andersson B. Monolithic caralysts for nonautomobile applications. Catal Rev Sci Eng. 1988; 30(3): 341
- 13 Deluca J P. Campbell L E. Monolithic catalyst supports. In Burton J J. Garten A L. eds. Advanced Materials in Catalysis. New York; Academic Press Inc, 1977; 293
- 14 Lachman I M. Williams J L. Extruded monolithic catalyst supports. Catal Today, 1992;14:317
- 15 Farrauto R J. Heck R M. Speronello B K. Environmental catalysts. Chem Eng News. 1992; Sept : 34
- 16 Gulati S.T. New developments in catalytic converter durability. In: Crucq A.ed. Catalysis and Automotive Pollution Control 1. Amsterdam; Elsevier Science Publishers B.V. 1991; 481
- 17 Ausell G P. Diwell A F. Golunski S E. et al. Mechanism of the lean NO_x reaction over Cu/ZSM -5. Appl Catal, 1993; B2: 81
- 18 Armor J N. Environmental Catalysis. Appl Catal, 1992; B1, 221
- 19 Lin P, Wang M, Shan S, et al. Development of non-noble metal catalysts for the purification of automotive exhaust gas. In: Crucq A, Frennet A, eds. Catalysis and Automotive Pollution Control. Amsterdam: Elsevier Science Publishers B V, 1987:395
- 20 L. W., Huang Q., Zhang W., et al. Improving the SO₂ resistance of perovskite type oxidation catalyst. In: Crucq A. Frennet A., eds. Catalysis and Automotive Pollution Control. Amsterdam; Elsevier Science Publishers B V. 1987; 405
- 21 Centi G, Perathoner S, Karthenser B, et al. Assessment of copper-vanadium oxide on mixed Al₂O₃-TiO₂ supports as SO₂ sorbents and as catalysts for the selective catalytic reduction of NO_x by NH₃. Appl Catal, 1992;B1:129
- 22 Boer F P. Hegedus L L. et al. Controlling power plant NO_x emissions. Chemtech, 1990; 5; 312
- 23 Gulian F J, Rieck J S, Peveira C J. Cermet oxidation catalyst for cogeneration application. Ind Eng Chem Res. 1991; 30:
- 24 Kiovsky J R. Koradia P B. Lim C T. Evaluation of a new zeolitic catalyst for NO_x reduction with NH₃. Ind Eng Chem Prod Res & Devel, 1980; 19:218
- 25 Lachman I M. Porosity and pore size distribution in high surface area monolithic cellular ceramic catalytic substrates. In: Ward I W.ed. Catalysis, Amsterdam, Elsevier Science Publishers B V, 1987; 531
- 26 Beeckman J W, Hegedus L L. Design of monolith catalysts for power plant NO_x emission control. Ind Eng Chem Res. 1991;30:969
- Waquif M., Saur O., Lavalley J.C. et al. Nature and mechanism of formation of sulfate species on copper/alumina sorbent-catalyst for SO₂, getnoval. J. Phys. Chem., 1991, 95, 4051
- 28 Centi G, Passarini N, et al. Combined DeSO_x/DeNO_x reactions on a copper on alumina sorbent-catalyst. Ind Eng Chem Res, 1992, 31, 1947
- 29 Kiel J H A. Prins W. van Swaaiz W P M. Performance of CuO/SiO₂ sorbents for SO_x/NO_x-removal from flue gas. Appl Catal. 1992; B1:13
- 30 Steevels A L N, Schrama-de Pauw A D M. Eu²⁺ luminescence in hexagonal aluminates large divalent or trivalent cations, J Electrochem Soc. 1976; 123(5): 691
- 31 Iyi N, Inoue Z, et al. The crystal structure of barium hexaaluminate phase I. J Solid State Chem, 1984; 52:66
- 32 Machida M, Eguchi K. Arai M. Preparation and characterization of large surface area BaO 6Al₂O₃. Bull Chem Soc Jpn. 1988;61;3659
- 33 Machida M. Eguchi K. Arai M. Catalytic properties of BaMAl₁₁O₁₉₋₈ (M = Cr., Mn., Fe., Co and Ni) for high-temperature catalytic combustion. J Catal. 1989; 120; 377
- 34 Machida M. Eguchi K. Arai M. Effect of structural modification on the catalytic property of Mn-substituted hexaaluminates. J Catal. 1990;123:477
- 35 Cusumano J A. New technology and the environment. Chemtech 1992; (8); 482

EXTRUDED MONOLITHIC CELLUAR CERAMICS USED FOR AIR POLLUTION CONTROL

Cai Junxiu Chen Duhui Wan Huilin
(Chemistry Department of Xiamen University, State Key Laboratory
of Physical Chemistry for Solid Surface)

ABSTRACT The newly developed monolithic cellular ceramics is extensively used as catalyst carrier. Advantages of this configuration of ceramics are large geometrical surface area. low pressure drop, short diffusion paths and minimum reactor volume. These materials are widely used in automobile and stationary waste gas emissions control, and applied to many other reactors as well as catalytic combustion, chemical processing industries etc. They have also a lot of characteristics. Significant progress has been made in the development of monolithic cellular ceramics. It means that the monolithic ceramic substrate is becoming a functional material which can be designed and controlled effectively, so that it will play a distinctive role in atmospheric pollution control and other chemical reactions.

KEY WORDS monolithic ceramic substrate, nitric oxide reduction, catalytic supported thermal combustion, automotive emission control

Received: September 23, 1993.

Correspondent: Cat Junxiu, Department of Chemistry, Xiamen University, Xiamen 361005.

(continued from p. 515)

composites have been studied. The results indicate that addition of boron nitride to corundum - mullite-zirconia material leads to decrease in modulus of rupture and increase in fracture toughness, which may be mainly attributed to the presence of microcracks. BN interwoven microstructure will prevent grain boundary slip and reduce the attenuation rate of high temperature strength. Needle shaped $9Al_2O_3 \cdot 2B_2O_3$ crystals formed in the material will create a pull -out effect when the material approaches to fracture, which may be beneficial to the enhancement of mechanical properties.

KEY WORDS boron nitride, corundum = mullite = zirconia, composite materials, microstructure, mechanical property

Received: June 22, 1993.

Correspondent, Zhao Hailet, Department of Physicochemistry, University of Science and Technology Beijing, Beijing 100083.

- 111 man - -