

优势区相图在 Al-TiO₂-C-ZrO₂ 燃烧合成体系热力学分析中的应用

董倩^{1,2}, 唐清¹, 李文超², 吴东亚²

(1. 中国科学院化工冶金研究所, 北京 100080; 2. 北京科技大学物理化学系, 北京 100083)

摘要: 以 TiO₂, Al, C 和 ZrO₂ 为原料, 燃烧合成制备 Al₂O₃-TiC-ZrO₂ 纳米复相陶瓷是一种方法简单、节时省能的新工艺。对 Al-TiO₂-C-ZrO₂ 体系进行了热力学分析, 计算出该体系的绝热燃烧温度, 并利用 Al-O-N, Ti-O-N, Zr-O-N, C-O-N 四个体系的叠加优势区相图, 分析了各相间反应进行的趋势和最终稳定存在的平衡相。热力学分析表明: 绝热燃烧温度为 2327 K, 燃烧合成产物包括 Al₂O₃, TiC, ZrO₂ 三相。XRD 检测未发现其它杂相, 证实热力学分析结果可信。

关键词: 优势区相图; 燃烧合成; 热力学分析

中图分类号: TQ013.1 文献标识码: A 文章编号: 1009-606X(2001)04-0394-04

1 前言

Al₂O₃-TiC 复相陶瓷是一种重要的切削刀具, 为了进一步扩大其应用范围, 仍需提高其强韧性, 降低成本。利用 ZrO₂ 颗粒的弥散和相变增韧已取得了明显的效果^[1,2]。

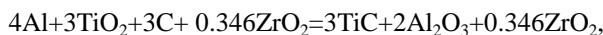
燃烧合成具有工艺简单、节能省时和原料廉价等特点, 并且可合成出传统工艺难以合成的非平衡相和中间产物, 将发展成为一种制备材料的重要工艺^[3,4]。本工作以 Al, TiO₂, C 和 ZrO₂ 粉末为原料, 采用燃烧合成工艺制备 Al₂O₃-TiC-ZrO₂ 纳米复相材料。为得到理想的目标产物, 分析该燃烧合成反应体系的平衡相产物显得尤为重要。

优势区相图 (Phase Stability Diagrams, 简称 PSD) 是一种包括化学反应体系的广义相图, 近几年在无机材料中, 特别是在陶瓷中的应用逐渐增多, 主要是因为非氧化物如氮化物、碳化物等材料不但在合成过程而且在使用过程中均有气体参加, 应用优势区相图易于确定体系中凝聚相与气体分压和温度的关系。本文试图利用优势区相图对 Al-TiO₂-C-ZrO₂ 燃烧合成体系进行热力学分析, 为确定目标产物的合成条件提供理论依据, 并通过 XRD, SEM 等技术对燃烧合成产物进行表征。

2 Al-TiO₂-C-ZrO₂ 燃烧合成体系热力学分析

2.1 绝热燃烧温度 T_{ad} 的计算

绝热燃烧温度 T_{ad} 是燃烧合成热力学理论的一个重要参数, 当 $T_{ad} > 1800$ K 时, 燃烧波可以自我维持; 同时 T_{ad} 也是优势区相图选择和计算的依据之一。根据本体系的主要反应式:



物质的摩尔比为 Al: TiO₂: C: ZrO₂ = 4: 3: 3: 0.346 (ZrO₂ 的质量分数为 10%)。根据检索到的热力学数据, 可以写出如下的热平衡关系:

$$\Delta_r H_{298}^0 = 2 \left(\int_{298}^{800} C_{p,\text{Al}_2\text{O}_3} dT + \Delta_{tr} H_{\text{Al}_2\text{O}_3} + \int_{800}^{T_{ad}} C_{p,\text{Al}_2\text{O}_3} dT + \Delta_{fus} H_{\text{Al}_2\text{O}_3} \right) + 3 \int_{298}^{T_{ad}} C_{p,\text{TiC}} dT + \\ 0.346 \left(\int_{298}^{1478} C_{p,\text{ZrO}_2} dT + \Delta_{tr} H_{\text{ZrO}_2} + \int_{1478}^{T_{ad}} C_{p,\text{ZrO}_2} dT \right),$$

收稿日期: 2000-11-01, 修回日期: 2001-03-09

基金项目: 国家自然科学基金资助项目(编号: 59774019)

作者简介: 董倩(1973-), 女, 陕西省西安市人, 博士研究生, 无机非金属材料专业。

采用试算法可计算求得 $T_{ad}=2327$ K。计算中采用的相关热力学数据引自文献[5]。

2.2 叠加优势区相图的计算和绘制

由以上的热力学计算结果可知，该体系的绝热燃烧温度约为 2300 K，为了分析和确定合理的工艺条件，需要绘出该燃烧体系的优势区相图。优势区相图的绘制步骤如下^[6]：

- (1) 确定体系中可能发生的各类反应，写出各反应的平衡式；
- (2) 利用参与反应的各组份的热力学数据，计算各反应的标准吉布斯自由能 G^0 ，求得斜率和截距，即可绘制描述各反应平衡条件的线段；
- (3) 根据吉布斯自由能的正负，划分相应的稳定相区；
- (4) 判断三相点是否可以稳定存在，删除一些或部分线段，进行优势区的裁决。

本文利用 HSC 软件绘制优势区相图。因为该燃烧合成体系较复杂，首先作出 2300 K 时 Al-O-N, Ti-O-N, C-O-N 和 Zr-O-N 4 个独立体系的凝聚相优势区图，为了研究 4 个体系在相同条件下相互作用的结果，再将 4 个相关体系的优势区图进行叠加，以便确定在实验条件下本体系的最终平衡相组成，如图 1 所示，表 1 为各平衡体系的氧分压和氮分压的关系。

表 1 2300 K 下平衡体系氧分压和氮分压的关系
Table 1 The partial pressure relations of equilibrium systems of O₂ and N₂ at 2300 K

System	Reaction	Partial pressure expression
Al-O-N	$\text{Al}_{(l)}+1/2\text{N}_2=\text{AlN}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=-2.7$
	$2\text{Al}_{(l)}+2/3\text{O}_2=\text{Al}_2\text{O}_{3(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-14.2$
	$2\text{Al}_7\text{O}_9\text{N}_{(s)}+3/2\text{O}_2=7\text{Al}_2\text{O}_{3(s)}+\text{N}_2$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=3/2 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+17.6$
	$7/3\text{AlN}_{(s)}+3/2\text{O}_2=1/3\text{Al}_7\text{O}_9\text{N}_{(s)}+\text{N}_2$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=3/2 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+18.8$
	$14\text{Al}_{(l)}+9\text{O}_2+2\text{N}_2=2\text{Al}_7\text{O}_9\text{N}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=-9 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)-131.6$
Ti-O-N	$\text{Ti}_{(l)}+1/2\text{N}_2=\text{TiN}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=-5.5$
	$\text{Ti}_{(l)}+1/2\text{O}_2(\text{g})=\text{TiO}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-15.4$
	$2\text{TiO}_{(s)}+1/2\text{O}_2=\text{Ti}_2\text{O}_{3(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-11.0$
	$3/2\text{Ti}_2\text{O}_{3(s)}+1/4\text{O}_2=\text{Ti}_3\text{O}_{5(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-10.4$
	$4/3\text{Ti}_3\text{O}_{5(s)}+1/6\text{O}_2=\text{Ti}_4\text{O}_{7(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-7.7$
	$\text{Ti}_4\text{O}_{7(s)}+1/2\text{O}_2=4\text{TiO}_{2(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-4.5$
	$\text{TiN}_{(s)}+1/2\text{O}_2=1/2\text{N}_2+\text{TiO}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+9.9$
	$2\text{TiN}_{(s)}+3/2\text{O}_2=\text{N}_2+\text{Ti}_2\text{O}_{3(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=3/2 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+15.4$
	$3\text{TiN}_{(s)}+5/2\text{O}_2=3/2\text{N}_2+\text{Ti}_3\text{O}_{5(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=5/3 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+17.1$
	$4\text{TiN}_{(s)}+7/2\text{O}_2=2\text{N}_2+\text{Ti}_4\text{O}_{7(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=7/4 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+17.8$
Zr-O-N	$\text{TiN}_{(s)}+\text{O}_2=1/2\text{N}_2+\text{TiO}_{2(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=2 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+18.9$
	$\text{Zr}_{(l)}+1/2\text{N}_2=\text{ZrN}_{(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=-7.0$
	$\text{Zr}_{(l)}+\text{O}_2=\text{ZrO}_{2(s)}$	$\lg(P_{\text{O}_2}/P^0)=-15.3$
	$\text{ZrN}_{(s)}+\text{O}_2=1/2\text{N}_2+\text{ZrO}_{2(s)}$	$\lg(P_{\text{N}_2}/P^0)=2 \lg(P_{\text{O}_2}/P^0)+23.6$

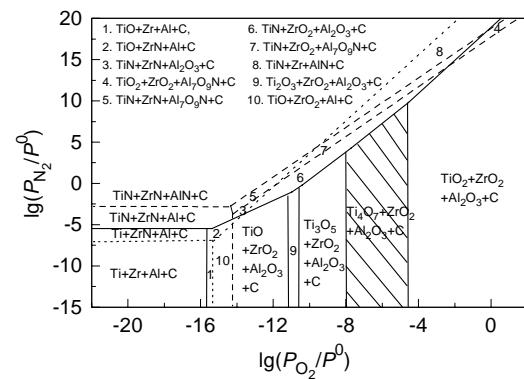


图 1 四体系优势区相图叠加

Fig.1 Overlapped phase stability diagram

经估算，在实验条件下，氧分压($P_{\text{O}_2}=1$ Pa)和氮分压($P_{\text{N}_2}=0.5$ Pa)的交点应落在图 1 中阴影区域内。从图可以看出，对应该区域中存在的相有 Al_2O_3 , Ti_4O_7 , ZrO_2 和 C。为评估各物质间相互反应进行的趋势，对反应式进行了热力学计算，结果如表 2 所示。

表 2 碳化物稳定性的热力学计算

Table 2 Results of thermodynamic spontaneity calculation ($T=2300\text{ K}$)

No.	Reaction	$\Delta_f G^0\text{ (kJ)}$
1	$\text{C}+2/9 \text{Al}_2\text{O}_3=1/9 \text{Al}_4\text{C}_3+2/3\text{CO}$	-3.43
2	$\text{C}+1/11 \text{Ti}_4\text{O}_7=4/11 \text{TiC}+7/11\text{CO}$	-74.91
3	$\text{C}+1/3 \text{ZrO}_2=1/3 \text{ZrC}+2/3\text{CO}$	-41.05

由上表可以看出，从热力学角度分析反应 2 优先发生，碳化物生成的顺序为： $\text{TiC} > \text{ZrC} > \text{Al}_4\text{C}_3$ 。考虑到动力学影响因素，其它种类的碳化物即使生成也是微量的，所以可以认为当体系达到平衡后， $\text{Al}-\text{TiO}_2-\text{C}-\text{ZrO}_2$ 燃烧合成体系最终平衡产物应为 Al_2O_3 、 TiC 和 ZrO_2 。

3 实验方法

以 Al 、 TiO_2 、 C 和 ZrO_2 粉末为原料(性能见表 3)，在酒精介质中湿混 24 h 后(Al_2O_3 研磨球)，经干燥、过筛，将混合粉末装入 $\phi 20\text{ mm} \times 35\text{ mm}$ 纸筒中，在氩气氛保护下，用钨丝点燃，使其发生燃烧合成。用 H-800 型透射电子显微镜(TEM)分析产物的显微结构，并结合日本理学 D/MAX-RB 型旋转阳极 X 射线衍射仪(XRD)分析燃烧产物的相组成和种类。

表 3 原料性能参数

Table 3 Various powders used as reactants

Starting materials	TiO_2 (rutile)	Al	C (graphite)	ZrO_2 (tetragonal)
Purity (%)	>99	>99	>98	>99
Average particle size (μm)	2	100	10	0.01~0.02

4 燃烧合成 $\text{Al}_2\text{O}_3-\text{TiC}-\text{ZrO}_2$ 陶瓷粉末的 XRD 分析结果和显微形貌

将 $\text{Al}-\text{TiO}_2-\text{C}-\text{ZrO}_2$ 体系的燃烧合成产物破碎研细后做物相分析，结果如图 2，可以看出燃烧产物中除 Al_2O_3 、 TiC 和 ZrO_2 外，未发现 Al 、 TiO_2 、 C 等杂相，这与热力学分析结果较为吻合。

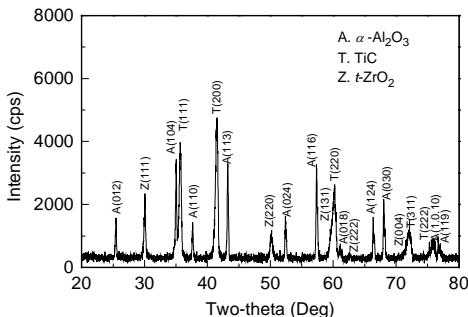


图 2 燃烧合成产物的 XRD 结果

Fig.2 XRD pattern of the combustion-synthesized products

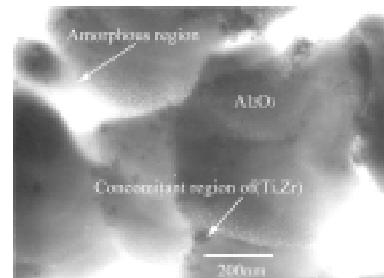
图 3 燃烧合成 $\text{Al}_2\text{O}_3-\text{TiC}-\text{ZrO}_2$ 产物的 TEM 形貌

Fig.3 TEM micrograph of the as-combusted $\text{Al}_2\text{O}_3-\text{TiC}-\text{ZrO}_2$ powder

图 3 为燃烧合成产物自然状态的透射电镜显微形貌。能谱分析结合衍射斑点和多晶衍射环标定结果(图 4)可确定，似球状的大颗粒为 Al_2O_3 ，其中分布的黑色区域为 TiC 和 ZrO_2 ，另外在 $\text{Al}-\text{TiO}_2-\text{C}-\text{ZrO}_2$ 体系的燃烧合成产物中偶见非晶物质[图 4(e)]。分析认为，非晶物质的存在主要是因为燃烧合成过程进行得很快，全过程大约只需几十秒，因而燃烧反应不可能达到完全平衡，保存了一些反应的中间状态相。

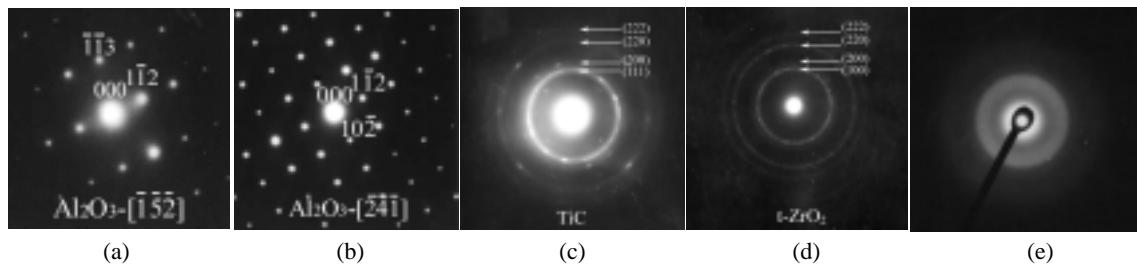


图 4 燃烧合成 Al₂O₃-TiC-ZrO₂ 产物的衍射斑点和多晶衍射环
Fig.4 The selected area diffraction patterns of Al₂O₃-TiC-ZrO₂ powder

4 结 论

采用优势区相图对 Al-TiO₂-C-ZrO₂ 体系的燃烧合成热力学做了分析，计算出绝热燃烧温度 T_{ad} 为 2327 K，确定了在本实验条件下，合成 Al₂O₃-TiC-ZrO₂ 纳米复合陶瓷粉末的物相组成。经 XRD 分析和 TEM 观测表明，实验结果与优势区相图的分析结果基本吻合。

符号表:

C_p	常压热容 [J/(K·mol)]	$\Delta_f G^0$	化学反应的标准 Gibbs 自由能 (kJ)	$\Delta_{fus}H$	熔化焓 (J/mol)
$\Delta_f H$	相变焓 (J/mol)	$\Delta_f H_{298}^0$	化学反应的标准生成焓 (J/mol)	P^0	标准大气压 (Pa)
P_{N_2}	氮气分压 (Pa)	P_{O_2}	氧气分压 (Pa)	T_{ad}	绝热燃烧温度 (K)

参 考 文 献:

- [1] 徐利华, 方中华, 沈志坚, 等. ZrO₂ 增韧 Al₂O₃-TiC 陶瓷复合材料的力学性能及其耐磨性能 [J]. 硅酸盐通报, 1995, 14(2): 12-16.
- [2] 尹龙卫, 李凤照, 李援朝. Y-TZP 增韧 Al₂O₃-TiC 陶瓷复合材料的研究 [J]. 机械工程材料, 1997, 21(6): 35-37.
- [3] Merzhanov A G. Worldwide Evolution and Present Status of SHS as a Branch of Modern R&D on the 30th Anniversary of SHS [J]. J. Self-propagating High-temperature Synthesis, 1997, 6(2): 119-163.
- [4] Cutler R A, Rigtrup K M, Virkar A V. Synthesis, Sintering, Microstructure and Mechanical Properties of Ceramics Made by Exothermic Reactions [J]. J. Am. Ceram. Soc., 1992, 75(1): 36-43.
- [5] 梁英教, 车荫昌. 无机物热力学数据手册 [M]. 沈阳: 东北大学出版社, 1993. 8-381.
- [6] 李文超. 冶金热力学 [M]. 北京: 冶金工业出版社, 1995. 77-81.

Application of Phase Stability Diagrams to the Combustion Synthesis of the Al-TiO₂-C-ZrO₂ System

DONG Qian^{1,2}, TANG Qing¹, LI Wen-chao², WU Dong-ya²

*(1. Inst. Chem. Metall., Chinese Academy of Sciences, Beijing 100080, China;
2. Dept. Phy-chem., Univ. Sci. & Technol. Beijing 100083, China)*

Abstract: Combustion synthesis of Al₂O₃-TiC-ZrO₂ composites by reaction in the Al-TiO₂-C-ZrO₂ system is a new method with advantages of simplicity and efficiency. In the present work, the adiabatic combustion temperature of this complex system is calculated and the possible combustion products are discussed by a new approach of overlapped phase stability diagrams (PSD) of Al-O-N, Ti-O-N, Zr-O-N and C-O-N systems. Thermodynamic analysis shows that the adiabatic combustion temperature of the Al-TiO₂-C-ZrO₂ system with the addition of 10% ZrO₂ is 2327 K which is the melting point of Al₂O₃, and the combustion product is a mixture of Al₂O₃-TiC-ZrO₂. Microstructure and chemical composition of the combustion products are studied by X-ray diffraction analysis (XRD) and transmission electron microscope (TEM) respectively.

Key words: phase stability diagram; combustion synthesis; thermodynamics analysis