

高导热金刚石/铝复合材料的高温高压制备

侯领 沈维霞 房超 张壮飞 张跃文 王倩倩 陈良超 贾晓鹏

High Thermal Conductivity of Diamond/Al Composites via High Pressure and High Temperature Sintering

HOU Ling, SHEN Weixia, FANG Chao, ZHANG Zhuangfei, ZHANG Yuewen, WANG Qianqian, CHEN Liangchao, JIA Xiaopeng

引用本文:

侯领, 沈维霞, 房超, 等. 高导热金刚石/铝复合材料的高温高压制备[J]. 高压物理学报, 2020, 34(5):053101. DOI: 10.11858/gywlxb.20200514

HOU Ling, SHEN Weixia, FANG Chao, et al. High Thermal Conductivity of Diamond/Al Composites via High Pressure and High Temperature Sintering[J]. Chinese Journal of High Pressure Physics, 2020, 34(5):053101. DOI: 10.11858/gywlxb.20200514

在线阅读 View online: https://doi.org/10.11858/gywlxb.20200514

您可能感兴趣的其他文章

Articles you may be interested in

类金刚石微球的高温高压制备

Synthesis of Diamond–Like Carbon Spheres under High Temperature and High Pressure 高压物理学报. 2017, 31(3): 215 https://doi.org/10.11858/gywlxb.2017.03.002

亚微米级聚晶金刚石的高温高压合成

Sub-Micron Polycrystalline Diamond Synthesis under High Temperature and High Pressure 高压物理学报. 2018, 32(2): 023302 https://doi.org/10.11858/gywlxb.20170574

透明陶瓷的超高压制备研究进展

Progress in Preparation of Transparent Ceramics under High Pressure 高压物理学报. 2018, 32(1): 010104 https://doi.org/10.11858/gywlxb.20170598

金刚石荧光机制的研究及其对高压拉曼光谱测试的意义

Fluorescence Mechanism of Diamond and the Significance in High Pressure Raman Spectrometry 高压物理学报. 2019, 33(4): 043101 https://doi.org/10.11858/gywlxb.20180689

原位测量金刚石压砧在高压下的杯型形变

In Situ Measurement of the Cupping Deformation of Diamond Anvil under High Pressures 高压物理学报. 2018, 32(2): 023201 https://doi.org/10.11858/gywlxb.20170548

籽晶{100}面形状对高温高压合成金刚石大单晶的影响

Effects of {100} Seed Crystal Surface with Different Shape on the HPHT Synthetic Large Single Crystal Diamonds 高压物理学报. 2019, 33(4): 043301 https://doi.org/10.11858/gywlxb.20190708 DOI: 10.11858/gywlxb.20200514

高导热金刚石/铝复合材料的高温高压制备

侯 领,沈维霞,房 超,张壮飞,张跃文,王倩倩,陈良超,贾晓鹏 (郑州大学物理学院(微电子学院)材料物理教育部重点实验室,河南郑州 450001)

摘要:以纯铝为基体,使用体积分数为50%的200 μm镀钛金刚石为填充材料,利用高温高 压粉末冶金法在压力3 GPa、温度700 ℃条件下烧结10 min得到热导率为529 W/(m·K)的高 导热金刚石/铝复合材料。通过光学显微镜和X射线衍射对镀钛金刚石的形貌和物性进行表征, 并利用激光导热仪、扫描电镜和热膨胀仪对制备的金刚石/铝复合材料进行性能测试。研究发 现,使用放电等离子体烧结制备的镀钛金刚石镀层成分主要是单质钛,并伴有少量碳化钛生 成。通过对比在相同制备条件下没有经过镀覆处理的金刚石发现,使用镀钛金刚石能够有效提 高金刚石/铝复合材料的热导率。同时,高温高压法能够制备全密度的金刚石/铝复合材料,有效 提高铝基体与金刚石的界面结合,减少界面空隙,进而有效提高复合材料的热导率。相比真空 热压、放电等离子体烧结、气压熔渗等常规方式,高温高压粉末冶金制备方式具有样品制备周期 短(数分钟)的特点。此项研究有助于拓宽高导热复合材料的制备方式,同时能够扩大国内六 面顶压机的产品种类,为其他金属基体导热复合材料的制备提供技术支持。

关键词:高温高压;粉末冶金法;复合材料;金刚石;镀钛

中图分类号:O521.3 文献标识码:A

随着微电子技术的飞速发展,特别是 5G 技术的出现以及电子器件微型化要求其功率密度越来越高,对电子封装材料的散热要求越来越严格,其导热性能和热匹配直接决定着电子元器件的稳定性和可靠性^[1-2]。目前电子封装材料已经经历第1代合金(10~20 W/(m·K))、第2代 W(Mo)-Cu 合金(200 W/(m·K))、第3代陶瓷/金属 SiC_p/Al(120~230 W/(m·K))发展到现今的第4代 Al(Cu)/Diamond(400~900 W/(m·K))。目前,高导热、低热膨胀、轻量化是新一代电子封装材料的发展趋势。金刚石具有较高的导热系数(1000~2 200 W/(m·K)),同时金刚石已实现工业化生产,价格低廉,是制备金属基导热复合材料最理想的高效填充材料。与铜、银、钨等金属基体相比,铝具有优良的导热系数(237 W/(m·K)),同时兼具低密度、低成本等优点^[3-6]。因此,高导热铝/金刚石复合材料是极具发展潜力的高导热金属基电子封装材料。

近年来,利用真空热压法 (VHP)、放电等离子体烧结法(SPS)和气压熔渗法(GPI)等制备方式,通过 长时间连续烧结、金属基体合金化、金刚石表面金属化等手段相继制备出高性能金刚石/铝复合材料, 其热导率达到 140~760 W/(m·K)^[7-11]。这些制备方式的共同特点是受设备升降温速率影响,整个样品 制备周期较长,至少需要 1~2 h。与上述制备方式相比,高温高压(HTHP)方式在制备高导热金属/金刚 石复合材料上具有较高的效能。高温高压制备方式通常用来合成金刚石、立方氮化硼等超硬材料,近 年来国内外开始利用高温高压方式制备高导热复合材料^[12-20]。俄罗斯 Ekimove 等^[18]在 1 200 ℃、8 GPa 超高压条件下使用体积分数为 95% 的 200 µm 金刚石颗粒制备了热导率高达 900 W/(m·K)的金刚石/铜

^{*} 收稿日期: 2020-02-24;修回日期: 2020-03-03

基金项目:国家自然科学基金(11704340, 11804305);河南省科技攻关项目(202102210198) 作者简介:侯 领(1992-),男,硕士研究生,主要从事高温高压合成研究.E-mail:1262310078@qq.com 通信作者:张壮飞(1985-),男,博士,讲师,主要从事高温高压合成研究.E-mail:zhangzf@zzu.edu.cn 陈良超(1989-),男,博士,讲师,主要从事高温高压合成研究.E-mail:chenlc@zzu.edu.cn

复合材料,认为高压实现了金刚石与金刚石界面的桥接,形成了部分连续导热通道,从而大幅度提升了整体复合材料的热导率。然而,8 GPa的超高制备压力目前无法实现工业化生产,国内六面顶压机能够达到的制备压力一般在5~6 GPa。日本 Yoshida 等^[19]在1150 ℃、4.5 GPa高压熔渗工艺条件下利用粒度为90~110 µm、体积分数为70%的金刚石颗粒作为增强体,成功制备出具有超高导热性能的金刚石/铜复合材料,其热导率达到742 W/(m·K),他们也认为高压导致材料内部实现了部分金刚石颗粒之间的连通,即金刚石/铜界面被金刚石/金刚石界面所取代,从而大幅度降低了界面热阻。相关高温高压制备金属基金刚石复合导热材料的文献报道大部分是以铜基体为主^[16-21]。同时,有文献报道采用 VHP、SPS、GPI 等方式制备的镀钛金刚石/铝复合材料能够促进金刚石与基体的润湿性,减小空隙热阻,热导率得到极大提升^[5-7,10,20,22-23]。然而,利用高温高压方式制备以镀钛金刚石为填充材料的金刚石/铝复合材料却鲜有报道。

本研究使用经放电等离子烧结处理的 200 µm 镀钛金刚石颗粒为填充材料,使用纯铝为金属基体 材料,在 3 GPa、700 ℃条件下烧结 10 min,考察金刚石/铝复合材料的微观组织形貌、导热性能和热膨 胀性能。

1 实验方法

1.1 镀钛金刚石的制备

实验所用的原材料金刚石、铝粉和钛粉形貌如图 1 所示。金刚石颗粒粒度为 200 μm,购于河南黄 河旋风有限公司,利用傅里叶红外光谱测试其氮含量范围在 0.015%~0.020%,根据相关文献计算其热 导率范围为 1 500~2 000 W/(m·K)^[18,24]。使用粒径 10 μm、纯度 99.99% 的钛粉作为镀覆材料,使用粒径 40 μm、纯度 99.99% 的铝粉作为金属基体材料。



图 1 金刚石(a)、铝粉(b)和钛粉(c)的外观形貌 Fig. 1 Morphology of diamond particles (a), aluminum powders (b) and titanium powders (c)

金刚石和钛粉按照质量比 9:1 在玛瑙研钵内混合 2 h, 混合过程中加入乙二醇使金刚石和钛粉混 合均匀。将混合料放入直径 20 mm 的石墨模具内, 通过油压机冷压成型, 然后将石墨模具放入放电等 离子体烧结设备(日本思立 LABOX-325R 型)进行烧结处理。抽真空至真空度低于 10 Pa 后加压至 50 MPa, 然后以 100 ℃/min 的加热速度加热至 800 ℃, 保温 30 min 后停止加热自然降温。冷却脱模取出 样品, 样品经破碎、超声、洗涤、干燥, 最后获得镀层厚度在 150~200 nm 左右的镀钛金刚石颗粒^[15]。图 2 所示为金刚石/钛粉末放电等离子体烧结处理前后的光学照片。可以看出, 经放电等离子体烧结处理的 金刚石/钛混合粉末由黄色变为灰黑色, 说明钛粉末颗粒在放电等离子体烧结处理过程中粘覆到金刚石 晶面上, 导致光线不能透过金刚石晶面, 进而显现为灰黑色。

1.2 金刚石/铝复合材料的制备和样品处理

铝粉与制备的镀钛金刚石颗粒按照体积比1:1放入玛瑙研钵中混合2h,混合过程中加入乙二

醇。均匀混合后的颗粒使用金属模具冷压成Ø10.0 mm×3.5 mm的圆柱,然后将样品放入高压组装腔体内,将高压组装块放置在烘箱内,于120 ℃ 干燥 2 h,去除吸附水和乙二醇。实验组装如图 3 所示。实验所用的高压设备是国产铰链式六面顶压机(BT6×800),通过电加热石墨管获取实验所需的温度,将经过干燥处理的高压组装块放入高压设备腔体内,先升压至 3 GPa,然后以 200 ℃/min 的升温速率升温至 700 ℃ 并保温 10 min,而后停止加热、卸载压力,取出高压组装块和样品。使用不经镀钛处理的金刚石颗粒做对比,样品经表面打磨、清洗以去除表面粘附的杂质,并于真空干燥处理。



图 2 金刚石颗粒放电等离子体烧结 30 min 前(a)、后(b)对比 Fig. 2 Optical image comparison before (a) and after (b) diamond particles treatment for 30 min by SPS





Fig. 3 Sample assembly for diamond/Al composites under high pressure conditions: (a) high pressure cell for composites fabrication, (b) assembly schematic diagram, (c) schematic diagram of high pressure apparatus

在实验过程中,温度根据 Pt-30% Rh/Pt-6% Rh 热电偶进行标定,压力根据标压物 Bi、Ba 的高压相变 点建立的油压和腔体压力关系进行标定。

1.3 样品表征

使用激光导热仪(德国耐驰 LFA467)测试金刚石/铝样品的热扩散系数。根据公式 $\lambda = \rho c_p \alpha (\lambda)$ 为热导率, α 为热扩散系数, ρ 为样品密度, c_p 为样品定压比热容)进行计算^[24-25]。通过阿基米德排水法测量样品的密度。使用光学显微镜和 X 射线衍射仪(日本理学 DMAX-RB)对镀钛金刚石颗粒和物性进行分析。使用扫描电子显微镜(日本电子 IT200)分析金刚石/铝复合材料的微观组织形貌。通过热膨胀仪(德国耐驰 DIL402C)测量样品的热膨胀系数。

2 分析和讨论

2.1 镀钛金刚石物性分析和形貌表征

图 4 是镀钛金刚石颗粒的 XRD 图谱。可以看出,除金刚石特征峰外,还存在单质钛和碳化钛的特征峰,说明经过放电等离子体烧结处理金刚石和钛混合粉末能够在金刚石晶面形成镀层,同时镀层的

主要成分为单质钛和碳化钛^[15]。镀钛层能够有效 抑制易潮解相碳化铝的形成,提升其使用寿命^[5-7,10]。 图 5(a)和图 5(b)分别为金刚石镀钛前、后的普通 光学照片,金刚石从金黄色变为灰黑色,从图 5(b) 的反光性来看,镀层相对均匀;从图 5(c)镀钛颗粒 的扫描电镜图像可以发现,镀层较为平整,表面存 在一定数量、形状不规格的凹坑;进一步在图 5(d) 中可以看出,在部分晶面交界处存在部分漏镀区 域,说明放电等离子烧结镀覆方式虽然能够实现 金刚石表面镀钛,但会存在凹坑和漏镀的缺陷。 然而,放电等离子体烧结镀覆方式的技术要求相 对较低、操作简单,可以扩展到其他金属基体。



Fig. 4 XRD pattern of Ti-coated diamond particles



图 5 金刚石颗粒形貌:(a)原材料金刚石,(b)镀钛金刚石,(c)镀钛金刚石 扫描电镜图像,(d)镀钛金刚石表面局部放大图像

Fig. 5 Morphology of diamond particles: (a) raw diamond, (b) Ti-coated diamond, (c) SEM of Ti-coated diamond, (d) the surface of Ti-coated diamond

2.2 金刚石/铝复合材料的微观组织形貌

表1是制备的金刚石/铝复合材料密度和致密度的测量结果。在3 GPa、700 ℃ 条件下,未镀钛处 理的金刚石/铝复合材料密度达到了 3.06 g·cm⁻³,是理论密度的 98.4%,该数值高于常规制备方式。而在 相同的制备条件下,镀钛金刚石样品密度可上升到理论密度 3.11 g·cm⁻³ 水平,样品达到全密度^[3,8]。高 温高压制备时样品所受压力远远超过常规制备方式的压力范围(30~100 MPa),高制备压力能够有效 促进铝基体与金刚石颗粒结合并减少空隙。当使用镀钛金刚石颗粒作为填充材料后,由于钛镀层与铝 基体具有较好的润湿性,能够更好地促进铝基体与金刚石颗粒的充分结合,进一步降低空隙热阻,提高 复合材料的导热率。

Table T Densky and relative densky of diamond/At composites		
Diamond type	Density of composites/ $(g \cdot cm^{-3})$	Relative density of composites/%
Raw	3.06	98.40
Ti-coated	3.11	100.00

表 1 金刚石/铝复合材料的密度和致密度 Table 1 Density and relative density of diamond/Al composites

图 6 为金刚石/铝复合材料断裂面扫描电镜图像。从图 6(a)可以发现,未镀钛处理的金刚石和铝基体界面处存在一定数量的空隙,从而产生较高的空隙热阻,阻碍热量传递。从图 6(b)放大图中也可以发现,金刚石晶面上基本没有发现铝基体残留,说明金刚石和铝基体的非润湿特性导致两相界面结合较差。从图 6(c)中可以看出,金刚石颗粒表面存在一定量的铝基体残留,图 6(d)放大图可以清楚看到金刚石晶面处有大量的铝基体包覆,说明镀钛层能够改善金刚石和铝基体的润湿性,提升两相的界面结合,减少空隙热阻对热传导的阻碍,有利于提升复合材料整体的传热性能。此外,图 6 中未发现金刚石破碎,说明金刚石体积分数在 50% 以内时,其颗粒之间的硬接触较少,不会导致金刚石破碎^[16,20]。



图 6 金刚石/铝复合材料断裂面扫描电镜图像:未镀钛金刚石(a)~(b),镀钛金刚石(c)~(d) Fig. 6 SEM images of fracture surfaces of the diamond/Al composites with diamond of un-coated (a), (b) and Ti-coated (c), (d)

为了进一步分析镀钛层对复合材料界面结合的增强效果,对金刚石颗粒与铝基体界面结合区域中 铝、钛、碳元素分布进行扫描,如图7所示。图7中钛元素主要集中在金刚石和金刚石与铝基体的界面 结合处,说明钛镀层在金刚石和铝基体结合部分起到过渡的作用,能够有效改善金刚石和铝基体的润 湿性,在增强界面结合方面具有关键作用。



图 7 镀钛金刚石/铝复合材料界面扫描电镜结果和元素分布: (a)界面结合部位, (b)铝, (c)金刚石, (d)钛 Fig. 7 SEM images of the interface between diamond particles and Al matrix in the diamond/Al composites with Ti-coated on diamond particles: (a) interface area, (b) Al, (c) diamond, (d) Ti

2.3 金刚石/铝复合材料的导热性能

图 8 为使用镀钛与未镀钛金刚石制备的金刚石/铝复合材料的热扩散系数和换算后的热导率。对 比发现,未镀钛处理制备的金刚石/铝复合材料的热导率为 144 W/(m·K),低于纯铝的热导率 230 W/(m·K), 主要由于热量从铝基体传导到金刚石内,由电子运动传导转换为声子振动传导,具有较强的界面热阻, 可以达到 2.2×10⁻⁸ m²·K/W^[26]。当使用经过镀钛处理的金刚石时,其热导率显著提高到 529 W/(m·K), 充分说明钛镀层是提升热导率的关键因素。我们认为钛镀层能够增强铝基体与金刚石的润湿性,有效 改善铝基体与金刚石颗粒的界面结合,降低界面热阻,进而提高复合材料的热导率^[27-30]。





为了更好地理解钛涂层对金刚石/铝复合材料热导率的影响,采用 Maxwell 模型对复合材料的理论 热导率进行计算^[31]

$$\lambda_{\rm com} = \lambda_{\rm m} \frac{2V_{\rm d} \left(\frac{\lambda_{\rm d}}{\lambda_{\rm m}} - 1\right) + \left(\frac{\lambda_{\rm d}}{\lambda_{\rm m}} + 2\right)}{V_{\rm d} \left(1 - \frac{\lambda_{\rm m}}{\lambda_{\rm d}}\right) + \left(\frac{\lambda_{\rm d}}{\lambda_{\rm m}} + 2\right)}$$
(1)

式中: λ_{com} 为复合材料的热导率; λ_{m} 为铝基体的热导率,设定为230 W/(m·K); λ_{d} 为金刚石颗粒的热导率,设定为1500 W/(m·K); V_{d} 为金刚石颗粒的体积分数(50%)。根据参考数值,计算得到体积分数为50%的金刚石填充金刚石/铝复合材料的理论热导率 λ_{com} 为561 W/(m·K)。本实验结果为理论热导率的94%,远超过常规制备方式^[3,8–9]。

2.4 金刚石/铝复合材料的热膨胀性能

图 9 所示为未镀钛与镀钛金刚石制备金刚石/铝复合材料的热膨胀性能测试结果。从图 9(a)中可 以看到, 普通金刚石制备的复合材料在不同测试温度下的相对伸长率(dL/L)远高于镀钛处理金刚石制 备的复合材料。普通金刚石制备的复合材料热膨胀系数(CTE)为 2.0×10⁻⁵ K⁻¹, 使用镀钛金刚石制备 的复合材料其热膨胀系数下降至 1.3×10⁻⁵ K⁻¹, 如图 9(b)所示。分析认为, 由于未镀钛金刚石与铝基体 界面结合较弱, 铝基体在复合材料的热膨胀中占主导地位; 而镀钛金刚石增强的金刚石/铝复合材料 中, 由于钛镀层能够有效促进铝基体与金刚石的界面结合, 可以抑制高温带来的弹性和塑性变形^{110, 32},



表明钛镀层对于提高热导率、降低热膨胀系数起主要作用^[15,23]。高压制备方式虽然能够促进界面结合,但由于受到金刚石和铝基体没有润湿性的影响,其界面结合易受外界环境因素的影响^[33]。因此,高 温高压与金刚石表面镀钛处理两者共同作用能够显著提升金刚石/铝复合材料制备效能。

3 结 论

采用高温高压粉末冶金方式,使用纯铝粉末和镀钛金刚石颗粒成功制备出热导率为 529 W/(m·K) 的高导热金刚石/铝复合材料,热导率达到 Maxwell 理论模型的 94%。研究表明:高温高压制备方式和 镀钛处理能够有效提高基体和金刚石的界面结合,钛镀层有效降低了界面热阻,显著提升了复合材料 的热导率,降低了热膨胀系数。本研究为高温高压制备新型金属基导热复合材料的发展提供了重要的 实验支撑。

感谢郑州大学物理学院 (微电子学院) 贾晓鹏教授课题组的全体成员。

参考文献:

- MOORE A L, SHI L. Emerging challenges and materials for thermal management of electronics [J]. Materials Today, 2014, 17(4): 163–174.
- [2] ZWEBEN C. Advances in composite materials for thermal management in electronic packaging [J]. JOM, 1998, 50(6): 47-51.
- [3] JOHNSON W B, SONUPARLAK B. Diamond/Al metal matrix composites formed by the pressureless metal infiltration process [J]. Journal of Materials Research, 1993, 8(5): 1169–1173.
- [4] YANG W L, PENG K, ZHOU L P, et al. Finite element simulation and experimental investigation on thermal conductivity of diamond/aluminium composites with imperfect interface [J]. Computational Materials Science, 2014, 83: 375–380.
- [5] ABYZOV A M, KIDALOV S V, SHAKHOV F M. High thermal conductivity composite of diamond particles with tungsten coating in a copper matrix for heat sink application [J]. Applied Thermal Engineering, 2012, 48: 72–80.
- [6] HE J S, WANG X T, ZHANG Y, et al. Thermal conductivity of Cu–Zr/diamond composites produced by high temperature-high pressure method [J]. Composites Part B: Engineering, 2015, 68: 22–26.
- [7] MA S D, ZHAO N Q, SHI C S, et al. Mo₂C coating on diamond: different effects on thermal conductivity of diamond/Al and diamond/Cu composites [J]. Applied Surface Science, 2017, 402: 372–383.
- [8] TAN Z Q, LI Z Q, FAN G L, et al. Fabrication of diamond/aluminum composites by vacuum hot pressing: process optimization and thermal properties [J]. Composites Part B: Engineering, 2013, 47: 173–180.
- [9] MIZUUCHI K, INOUE K, AGARI Y, et al. Bimodal and monomodal diamond particle effect on the thermal properties of diamond-particle-dispersed Al-matrix composite fabricated by SPS [J]. Microelectronics Reliability, 2014, 54(11): 2463–2470.
- [10] CHE Z F, WANG Q X, WANG L H, et al. Interfacial structure evolution of Ti-coated diamond particle reinforced Al matrix composite produced by gas pressure infiltration [J]. Composites Part B: Engineering, 2017, 113: 285–290.
- [11] ZHANG Y, LI W J, ZHAO L L, et al. Optimisation of high thermal conductivity Al/diamond composites produced by gas pressure infiltration by controlling infiltration temperature and pressure [J]. Journal of Materials Science, 2015, 50(2): 688–696.
- [12] FANG C, SHEN W X, ZHANG Y W, et al. Si doping effects on the growth of large single-crystal diamond in a Ni-based metal catalyst system under high pressure and high temperature [J]. Crystal Growth & Design, 2019, 19(7): 3955–3961.
- [13] ZHANG Z F, JIA X P, LIU X B, et al. Synthesis and characterization of a single diamond crystal with a high nitrogen concentration [J]. Chinese Physics B, 2012, 21(3): 038103.
- [14] FANG C, ZHANG Y W, SHEN W X, et al. Synthesis and characterization of HPHT large single-crystal diamonds under the simultaneous influence of oxygen and hydrogen [J]. CrystEngComm, 2017, 19(38): 5727–5734.
- [15] CHANG R, ZANG J B, WANG Y H, et al. Study of Ti-coated diamond grits prepared by spark plasma coating [J]. Diamond and Related Materials, 2017, 77: 72–78.
- [16] EKIMOVE A, SUETIN N V, POPOVICH A F, et al. Thermal conductivity of diamond composites sintered under high pressures [J]. Diamond and Related Materials, 2008, 17(4/5): 838–843.

- [17] KIDALOV S V, SHAKHOV F M, VUL A Y. Thermal conductivity of sintered nanodiamonds and microdiamonds [J]. Diamond and Related Materials, 2008, 17(4/5): 844–847.
- [18] EKIMOVE A, SUETINN V, POPOVICH A F, et al. Effect of microstructure and grain size on the thermal conductivity of highpressure-sintered diamond composites [J]. Inorganic Materials, 2008, 44(3): 224–229.
- [19] YOSHIDA K, MORIGAMI H. Thermal properties of diamond/copper composite material [J]. Microelectronics Reliability, 2004, 44(2): 303–308.
- [20] HE J S, ZHANG H L, ZHANG Y, et al. Effect of boron addition on interface microstructure and thermal conductivity of Cu/diamond composites produced by high temperature-high pressure method [J]. Physica Status Solidi A, 2014, 211(3): 587–594.
- [21] CHEN H, JIA C C, LI S J. Effect of sintering parameters on the microstructure and thermal conductivity of diamond/Cu composites prepared by high pressure and high temperature infiltration [J]. International Journal of Minerals, Metallurgy, and Materials, 2013, 20(2): 180–186.
- [22] CHU K, JIA C C, LIANG X B, et al. Modeling the thermal conductivity of diamond reinforced aluminium matrix composites with inhomogeneous interfacial conductance [J]. Materials & Design, 2009, 30(10): 4311–4316.
- [23] LIANG X B, JIA C C, CHU K, et al. Thermal conductivity and microstructure of Al/diamond composites with Ti-coated diamond particles consolidated by spark plasma sintering [J]. Journal of Composite Materials, 2012, 46(9): 1127–1136.
- [24] YAMAMOTO Y, IMAI T, TANABE K, et al. The measurement of thermal properties of diamond [J]. Diamond and Related Materials, 1997, 6(8): 1057–1061.
- [25] TWITCHEN D J, PICKLES C S J, COE S E, et al. Thermal conductivity measurements on CVD diamond [J]. Diamond and Related Materials, 2001, 10(3/4/5/6/7): 731–735.
- [26] STONER R J, MARIS H J. Kapitza conductance and heat flow between solids at temperatures from 50 to 300 K [J]. Physical Review B, 1993, 48(22): 16373–16387.
- [27] 王平平. 金刚石/铝复合材料的界面结构与导热性能 [D]. 哈尔滨: 哈尔滨工业大学, 2017.
 WANG P P. Interface microstructure and thermal properties of diamond particles reinforced Al matrix composites [D]. Harbin: Harbin Institute of Technology, 2017.
- [28] 刘永正. 金刚石/铝复合材料影响因素研究 [J]. 超硬材料工程, 2009, 21(5): 15-17.
 LIU Y Z. Research on influencing factors of diamond-aluminium composites [J]. Superhard Material Engineering, 2009, 21(5): 15-17.
- [29] 郭静, 孙久娜, 孙璐, 等. 铝-金刚石双相连续导热复合材料的制备 [J]. 粉末冶金工业, 2010, 20(3): 17–20.
 GUO J, SUN J N, SUN L, et al. Preparation of Al/diamond composite with consecutive phases [J]. Powder Metallurgy Industry, 2010, 20(3): 17–20.
- [30] 刘永正,崔岩.超高导热金刚石/铝复合材料研究 [C]//第七届中国功能材料及其应用学术会议论文集.长沙:中国仪器仪表 学会, 2010: 439-441.
- [31] ARAI S, UEDA M. Fabrication of high thermal conductivity Cu/diamond composites at ambient temperature and pressure [J]. AIP Advances, 2019, 9(8): 085309.
- [32] 王新宇, 于家康, 朱晓敏. 镀 TiC 金刚石/铝复合材料的热膨胀性能 [J]. 特种铸造及有色合金, 2011, 31(11): 1046–1049.
 WANG X Y, YU J K, ZHU X M. Thermal expansion behavior of TiC-coated diamond/Al composites [J]. Special Casting & Nonferrous Alloys, 2011, 31(11): 1046–1049.
- [33] 王一鸣. 金刚石/铝复合材料性能及其影响因素研究 [D]. 北京: 北方工业大学, 2019.
 WANG Y M. Research on properties and influencing factors of diamond/aluminum composites [D]. Beijing: North China University of Technology, 2019.

High Thermal Conductivity of Diamond/Al Composites via High Pressure and High Temperature Sintering

HOU Ling, SHEN Weixia, FANG Chao, ZHANG Zhuangfei, ZHANG Yuewen, WANG Qianqian, CHEN Liangchao, JIA Xiaopeng

(Key Laboratory of Material Physics of Ministry of Education, School of Physics and Microelectronics, Zhengzhou University, Zhengzhou 450051, Henan, China)

Abstract: Diamond/aluminum composites with a high thermal conductivity of 529 $W/(m \cdot K)$ were prepared using pure aluminum as the matrix and 50 vol.% Ti-coated 200 µm diamond as the filling material within 10 min by high temperature (700 $^{\circ}$ C) and high pressure (3 GPa) powder metallurgy method. The morphology and properties of Ti-coated diamond were characterized by optical microscope and X-ray diffraction. The properties of the prepared diamond/aluminum composite were tested by laser thermal diffusion instrument, scanning electron microscope and thermal expansion instrument. It is found that the Ti-coating diamond prepared by spark plasma sintering is mainly composed of titanium and a small amount of titanium carbide. Compared with raw diamond under the same preparation conditions, the Ti-coated diamond could effectively improve the thermal conductivity of diamond/aluminum composites. Meanwhile, the high temperature and high pressure method can be used to prepare the full density of diamond/aluminum composites, which can effectively improve the interface bonding between aluminum matrix and diamond particles, reduce the interface spaces and effectively improve the thermal conductivity of composites. Compared with the conventional methods such as vacuum hot pressing, spark plasma sintering and gas pressure infiltration, the sample preparation period of high temperature and high pressure powder metallurgy is short (several minutes). This research is helpful to expand the preparation method of high thermal conductivity composites, expand the product types of domestic six-sided top press, and provide technical support for the preparation of other metal matrix thermal conductive composites.

Keywords: high temperature and high pressure; powder metallurgy method; composites; diamond; Ti-coated