压力对热压烧结制备 Mo-20Cu 复合材料的影响

王德志,李 然,段柏华,孙翱魁,尹邦柱

(中南大学 有色金属材料科学与工程教育部重点实验室, 湖南 长沙 410083)

摘 要:以仲钼酸铵(NH4)₆Mo₇O₂₄ 4H₂O、硝酸铜 Cu(NO₃)₂ 3H₂O、甘氨酸和乙二胺为原料采用甘氨酸硝酸盐(GNP) 法制备前驱体粉末,再经过 700 ℃氢气还原得到 Mo-20Cu 复合粉末,经压制后在 1150 ℃于不同压力下进行热压烧结, 研究不同压力对钼铜合金烧结体性能的影响。结果表明:GNP-H₂还原法可以制备出平均晶粒尺寸为 70~80 nm 且大小 均匀、分散性优异的球形 Mo-Cu 纳米复合粉末,经加压烧结致密度达到 99.7%,各相组织分布均匀,且在一定的范围 内压力增大可以使烧结体硬度、电导率和热导率有所增大。

关键词: 甘氨酸硝酸盐法; Mo-Cu 复合材料; 纳米颗粒; 热压烧结

中图法分类号: TG146 文献标识码: A 文章编号: 1002-185X(2017)07-1998-04

钼铜复合材料作为传统的粉末冶金材料,由于具 有良好的综合性能被广泛应用,其优良的导电导热性 能以及可调节的热膨胀系数被广泛应用于电子封装材 料、热沉材料和真空技术^[1]。随着新技术的开发,航 空航天领域也越来越多的用到钼铜材料^[2]。由于钼和 铜 2 种元素互不相溶,只能通过粉末烧结法制造出组 元间不互溶且无反应的"假合金",因此这种材料兼具 钼和铜两者的特性,且性能互补。传统的钼铜材料制 备方法有熔渗法和高温液相烧结法^[3,4],这些方法最大 的不足之处是选用的钼铜混合粉末颗粒太大,烧结后 很难完全致密,对材料的性能有很大影响,并且实验 设施和制备程序复杂^[5]。由于前期的钼铜混合粉末的 制备和后期的烧结过程都会对钼铜复合材料的性能产 生较大影响^[6],因此超细钼铜粉末的制备和新的烧结 工艺的研究是钼铜材料的发展趋势。甘氨酸硝酸盐法 (GNP)是一种被广泛应用的制备金属氧化物的方法, 此方法结合了溶胶-凝胶和自蔓延高温合成的优点,在 较短的时间内可以直接得到所需粉体,且制备的粉体 颗粒细小^[7]。GNP 法是陶瓷材料常用的制备方法,在 钼铜材料中鲜有报道。樊玉萌^[8]等人采用 GNP 法在酸 性环境下制备了钼铜前驱体,在氢气下 800 ℃还原前 驱体得到 100 nm 左右的钼铜粉末,在真空下烧结研究 其烧结性能,但并没有研究其在施加压力之下的烧结行 为。不同的粉末烧结工艺对材料成型后的性能起着决定

性的作用, 热压烧结对于材料细化晶粒, 改善组织成分

方面有着突出的效果。因此,本研究采用 GNP-H₂还原 法制备超细且分布均匀的 Mo-Cu 粉末,并对压制后的 粉末进行压力烧结,研究压力对其烧结过程的影响。

1 实 验

Mo-Cu 复合材料的制备流程分为以下 4 个步骤: (1)制备前驱体:以硝酸铜(Cu(NO₃)₂ 3H₂O)、仲 钼酸铵((NH₄)₆Mo₇O₂₄ 4H₂O)为原料按照 Cu 的质量 分数为 20%的比例混合配制,然后将甘氨酸按摩尔比 C₂H₅NO₂: NO₃²⁻=1:1 加入溶液中,随后加入乙二胺至 溶液 pH=10。将混合溶液放在磁力搅拌仪上加热搅拌, 除去多余的水分,然后放入电阻炉中 300 °C下加热 30 min,随后继续加热到 600 °C保温 90 min 得到钼铜前 驱体氧化物。(2)还原:将前躯体在氢气气氛下 700 °C 还原 120 min,最终得到 Mo-Cu 复合粉末。(3) 压制: 用 ϕ 12.5 mm 的钢模冷压成形,在 10 MPa 压制压力下 成形,保压 5 s。(4)加压烧结:样品分别在 1150 °C 无压力、20、40、60 MPa 压力下烧结 120 min。

2 结果与分析

2.1 GNP-H₂还原法制备 Mo-Cu 粉末的物相与形貌

图 1 为前驱体在 700 ℃氢气气氛下还原 2 h 获得的钼铜复合粉末的 XRD 图谱。从图中可以看出,在 700 ℃下钼和铜被完全还原,并没有其他杂质的出现, 根据 Scherrer 公式可以计算出 Mo 和 Cu 的平均晶粒尺

收稿日期: 2016-07-10

基金项目:国家自然科学基金项目(51274246);湖南省自然科学基金项目(2015JJ2170);中南大学粉末冶金国家重点实验室开放课题基金项目(10500-410500023)

作者简介: 王德志, 男, 1968 年生, 博士, 教授, 中南大学材料与科学工程学院, 湖南 长沙 410083, 电话: 0731-88877221, E-mail: dzwang@csu.edu.cn

Fig.2 SEM (a) and TEM (b) images of Mo-Cu nano-powders





寸分别为 20.37 和 27.87 nm。图 2 为钼铜复合粉末的 SEM 照片和 TEM 照片。由图可知粉末呈球形且呈现 出极细的纳米状态,粒子大小平均为 70~80 nm,纳米 颗粒形状规则,大小分布均匀使粉末具有发达的比表 面积,有利于后续烧结过程的进行。

2.2 加压烧结

2.2.1 压力对样品表面形貌的影响

将烧结后的样品在水磨砂纸下磨平去掉划痕再经 抛光之后在扫描电镜下观察,复合材料的表面组织形 貌如图 3 所示,图中浅色组织为 Mo 相,深色组织为 Cu 相,黑色为孔洞^[9]。从图 3a 中可以看出,在无压 力烧结的情况下,烧结体表面有一些细小的孔洞存在, 各相组织分布不均匀。在适当的增大压力之后,孔洞 明显减小,组织分布更加均匀。这是由于在未施加适 当的压力时,液相铜的流动较少,扩散不充分,未填 满孔隙。在施加适当压力的烧结过程中,粉末颗粒的 接触面增大,烧结体的空位浓度增大,促进了原子的 扩散,使得微观组织更加致密,这对提高钼铜复合材 料的性能有很大的益处^[10]。

2.2.2 压力对样品断口形貌的影响

图 4 为烧结体的断口形貌。从图中可以看出在烧



图 2 钼铜复合粉末的形貌





Fig.3 SEM micrographs of Mo-Cu composite under different pressures: (a) 0 MPa, (b) 20 MPa, (c) 40 MPa, and (d) 60 MPa



图 4 不同压力下钼铜烧结体的断口形貌 Fig.4 Mo-Cu fracture morphologies under different pressures: (a) 0 MPa, (b) 20 MPa, (c) 40 MPa, and (d) 60 MPa

结体中,Cu相以网状的形式分布在Mo颗粒周围,符 合 Mo-Cu 液相烧结的网络结构,同时可以看出比较 典型的韧窝断口形貌特征。从图 4a 中可以看出,在 无压力施加的情况下,烧结体中有少量的孔洞存在, 并且在一些区域Mo聚集,Cu网状结构没有形成。随 着压力的施加可以看到孔洞逐渐变少、变小,在压力 为 20 MPa 时一小部分区域未形成 Cu 网状结构,当压 力增加到 40 和 60 MPa 时可以看到网状结构整齐、颗 粒细小且分布均匀。

2.2.3 压力对样品致密度的影响

图 5 为不同压力下烧结后钼铜体的致密度曲线。 可以看出在无压力的情况下烧结后的样品致密度达到 97.5%,随着压力增大样品的致密度也相应增大,达到 99.7%,在压力增大到 40 MPa 之后致密度并无太大的 变化。以上现象的产生主要是由于压坯在 1150 ℃下铜 相处于液相,此烧结过程属于液相烧结,适当的压力 促进铜液在孔洞中的流动,同时也使得钼相颗粒重排 的阻力减小,促进了颗粒的重排再分布。固相钼的细 化重排和液相铜进入到孔隙之中使得孔隙缩小进而消 失,从而促进致密化过程。

2.2.4 压力对样品硬度的影响

图 6 为不同压力下烧结体的硬度值曲线。烧结后 材料的硬度主要取决于材料的致密度。从图中可以看 出,在一定范围内的压力下,材料的硬度有着明显的 增加。这是由于适当压力的作用使得材料晶粒重排, 孔隙度减小,组织分布更加均匀,晶粒更加细小,致









图 6 不同压力下钼铜复合材料的的硬度

Fig.6 Hardness of Mo-Cu composite under different pressures 密度提高,材料的硬度也相应增大。可以看出,压力的增大在一定范围内促进了烧结的进行。

2.2.5 压力对样品电导率和热导率的影响

将烧结体加工成超薄试样放在电阻率测试仪上测 试其电阻率,根据电阻率直接可以算出电导率的数值。 ≈1/0 (1)

γ=1/ρ 式中, γ为电导率; ρ为电阻率。

将加工后的较小试样放在同步热分析仪上测试其 热容和热扩散率,根据其与热导率的关系计算热导率 的数值,如表1所示。

k=*α*ρ*c* (2) 式中,*k* 为热导率; *α*为热扩散率; *ρ*为密度; *c* 为热容。

图 7 为钼铜烧结体的电导率和热导率变化曲线。 从图中可以看出在施加适当的压力之后样品的电导率 和热导率的变化趋势大体一致,随着压力的增加电导 率和热导率都有增大的趋势,当压力达到一定值后, 电导率和热导率不再增大。这主要是由于适当压力的 施加促进液相 Cu 的流动,使 Cu 迅速填充到原本的孔 隙之中,形成网状结构,且随着压力的增加网状结构 更加整齐、致密,使电导率和热导率得以提高。当压 力继续增大烧结体的结构变化不大,对应的电导率和 热导率不再增大。

表 1 不同压力下烧结后钼铜复合材料的热分析参数 Table 1 Thermal analysis parameters of Mo-Cu composite sintered under different pressures

sintered ander anterent pressures				
Pressure/ MPa	Density/ $\times 10^3$ kg m ⁻³	Thermal diffusivity/ ×10 ⁻⁴ m ² s ⁻¹	Heat capacity/ J (kg K) ⁻¹	Thermal conductivity/ W (m ·K) ⁻¹
0	9.68	0.786	225.8	171.7
20	9.83	0.815	217.7	174.5
40	9.89	0.835	224.7	185.6
60	9.90	0.834	224.9	185.9



图 7 不同压力下钼铜复合材料的的电导率和热导率

Fig.7 Electrical conductivity (*γ*) and thermal conductivity (*k*) ofMo-Cu composite under different pressures

3 结 论

采用 GNP-H₂还原法可以制备纳米颗粒形状规则,大小分布均匀的球形 Mo-Cu 复合粉末,其平均晶粒尺寸为 70~80 nm。

2) 在烧结过程中,在一定的范围内,随着压力的 增加,液相 Cu 流动和固相 Mo 的重排更加容易,原子 扩散更加迅速,使颗粒能够填满孔隙,烧结体表面孔 隙减少,各相分布更加均匀。

3) 在一定的范围内,随着压力的增加,烧结体的 致密度、硬度、电导率和热导率较未施加压力之前虽 然未有突飞猛进的变化,但还是明显的都有所增加, 更加适应高精端领域对高性能钼铜复合材料的需求。

4) 钼铜烧结体的各相指标在压力到达 40 MPa 之 后变化不大,从材料的经济性来考虑,烧结过程的压 力不宜过大,在 40 MPa 左右即可。

参考文献 References

[1] Sun Aokui(孙翱魁), Wang Dezhi(王德志), Li Yi(李 翼) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工 程)[J], 2012, 41(4): 723

- [2] Cheng G Q, Wu G H, Zhu D Z et al. Trans Nonferrous Met Soc China[J], 2005, 15(3): 110
- [3] Huang K S, Yang S C, Wang W S. Advances in Powder Metallurgy and Particulate Materials[J], 1995, 3(1): 251
- [4] Xia Yang(夏扬), Song Yueqing(宋月清), Cui Shun(崔舜) et al. Chinese Journal of Rare Metals(稀有金属)[J], 2008, 32(2): 240
- [5] Chen Yubai(陈玉柏), Fan Jinglian(范景莲), Zhou Jie(周杰) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与 工程)[J], 2008, 37(7): 1209
- [6] Cheng Jigui(程继贵), Gong Yanfei(弓艳飞), Song Peng(宋鹏) et al. The Chinese Journal of Nonferrous Metals(中国有色金属学报)[J], 2007, 17(3): 422
- [7] Chick L A, Pederson L R, Maupin G D et al. Mater Letters[J], 1990, 10: 6
- [8] Fan Yumeng(樊玉萌), Cheng Jigui(程继贵), Zheng Zhijie(郑志杰) et al. Modern Manufacturing Technology and Equipment(现代制造技术与装备)[J], 2012(S1): 54
- [9] Wang D Z, Dong X J, Zhou P et al. International Journal of Refractory Metals and Hard Materials[J], 2014, 42: 240
- [10] Abbaszadeh H, Masoudi A, Safabinesh H et al. Journal of Refractory Metals and Hard Materials[J], 2012, 30: 145

Effects of Pressure on Preparation of Mo-20Cu Alloy by Hot-Press Sintering

Wang Dezhi, Li Ran, Duan Bohua, Sun Aokui, Yin Bangzhu

(Key Laboratory of Nonferrous Material Science and Engineering, Ministry of Education, Central South University, Changsha 410083, China)

Abstract: The precursor powders were prepared by GNP method with Ammonium molybdate ((NH₄)₆Mo₇O₂₄ 4H₂O), Cupric nitrate (Cu(NO₃)₂ 3H₂O), Glycine and Ethylene diamine, followed by reduction in H₂ at 700 °C to convert into Mo-20Cu powders. Effects of different pressures on sintered body of Mo-Cu alloy sintered at 1150 °C were studied. The results show that fine nano-powders with size of 70~80 nm can be prepared by the GNP-H₂ reduction method. The relative density of Mo-Cu compact sintered at 1150 °C can reach 99.7% and the microstructure of the compact distributes homogenously. With the pressure increasing in a certain range, the hardness, electrical conductivity and thermal conductivity are enhanced to some extent.

Key words: glycine-nirate process; Mo-Cu composite material; nano-particle; hot-press sintering

Corresponding author: Duan Bohua, Ph. D., Associate Professor, School of Materials Science and Engineering, Central South University, Changsha 410083, P. R. China, Tel: 0086-731-88877221, E-mail: duan-bh@csu.edu.cn