文章编号: 1004-0609(2008)03-0483-06

强磁场下烧结 MnZn 铁氧体

傅小明, 钟云波, 任忠鸣, 王 江, 邓 康

(上海大学 上海市现代冶金与材料制备重点实验室, 上海 200072)

摘 要:将 Fe₂O₃、MnO 和 ZnO 粉末按摩尔比为 52.8:24.2:23.0 混合后压制成 30 mm×5 mm×5 mm 的长方条,然后在无磁场和 8 T 强磁场下进行烧结,对两种情况下烧结的 MnZn 铁氧体进行 XRD、SEM 和 VSM 等检测。结果表明:与无磁场下烧结的 MnZn 铁氧体相比,8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体的(511)晶面沿平行于磁场方向发生明显取向,微观形貌也显示明显的取向织构,且致密化程度提高;其磁性能也明显提高,特别是其相对磁导率提高约 130%;对于强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体,平行磁场方向上的饱和磁化强度较垂直磁场方向上的饱和磁化强度提高 7.56%,而剩余磁化强度降低 48.19%。

关键词: MnZn 铁氧体; 强磁场; 烧结; 取向 中图分类号: O 511.1 文献标识码: A

FU Xiao-ming, ZHONG Yun-bo, REN Zhong-ming, WANG Jiang, DENG Kang

Sintering of MnZn ferrite in high static magnetic field

(Shanghai Key Laboratory of Modern Metallurgy and Material Processing, Shanghai University, Shanghai 200072, China)

Abstract: The mixtures of Fe₂O₃, MnO and ZnO were sintered without or with 8 T static magnetic field, respectively. The sintered MnZn ferrite (MZF) samples in these two cases were characterized by XRD, SEM, VSM and etc. The results show that compared with MZF sintered without magnetic field, (511) plane of MZF sintered in 8 T static magnetic field direction. The oriented crystal texture appears in the sample sintered in 8 T static magnetic field, whose density is enhanced remarkably. The magnetic properties are increased. Especially, its relative magnetic field, the saturation magnetization along the magnetic field direction is increased by 7.56% compared with that along the vertical magnetic field direction, while its residual magnetization is reduced by 48.19%.

Key words: MnZn ferrite; high static magnetic field; sintering; orientation

MnZn 铁氧体是一种重要的软磁材料,它要求具 有高磁导率、高饱和磁化强度、高电阻、低损耗和稳 定性好等特性,其中高磁导率和低损耗是最重要的性 能指标^[1]。MnZn 铁氧体的这些性能取决于它自身的化 学成分和组织结构,而其组织结构又与制备技术(工艺) 密切相关。 通常制备的 MnZn 铁氧体,其晶粒的择优取向较 混乱,呈各向同性,因此,其性能远不如单晶铁氧体。 为了有效利用晶体的各向异性,常常希望制备出具有 晶粒取向的多晶织构材料。取向的多晶织构 MnZn 铁 氧体材料兼有单晶和多晶材料的优点,其性能类似单 晶^[2]。普通的烧结方法一般无法达到上述要求。

收稿日期: 2007-07-02; 修订日期: 2007-12-02

基金项目:国家自然科学基金资助项目(50404018);全国优秀博士学位论文基金资助项目(200235);上海市科委纳米专项基金资助项目(0252nm048); 上海市科委基金资助项目(05JC14065)

通讯作者: 傅小明, 博士研究生; 电话: 021-56333843; E-mail: 05810015@shu.edu.cn

随着现代科学技术的发展,磁性材料的制备技术 (工艺)取得显著的进步,出现一大批新方法和新工艺。 磁场烧结就是其中之一。所谓磁场烧结就是在材料的 烧结过程中引入外部磁场来强化烧结过程(活化烧 结)、控制和改变组织的一种烧结方法^[3]。目前国内外 学者对磁场中烧结金属磁粉进行了较多的研究,譬如, TUSREKAWA等^[4]研究发现:磁场能提高烧结铁粉的 致密化程度,促进晶粒长大;而对钴粉而言,磁场对 其致密化起着抑制的作用。但是,对于磁场中烧结 MnZn 铁氧体磁性材料,国内外尚未见文献报道。

近年来,随着超导技术的发展,人们可以得到长时间稳定的强磁场(0~20 T)。在强磁场中,MOGI^[5]和ASAI^[6]研究发现,非铁磁性物质如木头、水滴、塑料、铝、铋等可以在强磁场中悬浮,这表明磁力已达到与重力场相当的程度。因此,利用强磁场这种显著的磁力作用,有望对材料制备过程产生显著的促进或控制作用,从而制备出性能独特的新材料。因此,本文作者探讨了强磁场对烧结 MnZn 铁氧体的组织、结构和性能影响。

1 实验

1.1 实验设备

1) XMT 型数字控温仪; 2) 铂铑铂热电偶; 3) 本 实验所用的强磁场是由超导磁体提供,该磁体由英国 牛津仪器(Oxford Instrument Co. Ltd.)公司生产。强磁 场下烧结实验装置的示意图如图 1 所示。



图1 强磁场下烧结实验装置示意图

Fig.1 Sketch map of sintering device in high static magnetic field

1.2 试样的制备

用液压万能实验机将摩尔比分别为 52.8:24.2:23.0 的 Fe₂O₃、MnO 和 ZnO 混合物压制成 30 mm×5 mm× 5 mm 的压坯,压力为 60 kN。

1.3 烧结工艺

Fe₂O₃、MnO 和 ZnO 混合物压坯在无磁场和 8 T 强磁场中的烧结工艺如图 2 所示。在 1 250 ℃保温结 束前 20 min 通入惰性气体,随炉冷却至室温为止。



图 2 无磁场和 8 T 强磁场下混合物压坯的烧结温度曲线 Fig.2 Sintering temperature curve of mixture without or with high static magnetic field of 8 T

1.4 检测设备

1) 利用 D/max-II B 型 X 射线衍射仪对试样进行 取向分析; 2) 利用 JXA-840A 电子探针扫描仪对试样 进行形貌分析; 3) 利用 JDM-13 型振动样品磁强计对 试样进行磁性能分析; 4) 采用闭合磁路法和 LCR 仪 测试电感的方法测试试样的磁导率。

2 结果与分析

2.1 XRD 分析

无磁场和8T强磁场下烧结试样的XRD分析结果 分别如图3和图4所示。

根据文献[7], 晶粒取向度计算公式为:

$$M(hkl) = \frac{\frac{I(hkl)}{\sum I(hkl)}}{\frac{I0(hkl)}{\sum I0(hkl)}}$$
(1)

式中 M(hkl)为取向度; I(hkl)和 I₀(hkl)分别为烧结试



图 3 无磁场下烧结 MnZn 铁氧体的 XRD 谱 Fig.3 XRD patterns of MnZn ferrite sintered without magnetic field: (a) Side; (b) Top



图 4 8 T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的 XRD 谱 Fig.4 XRD patterns of MnZn ferrite sintered with 8 T static magnetic field: (a) Side; (b) Top

样和相应标准 XRD 卡片晶面的衍射强度。

根据式(1),对无磁场和 8 T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的晶粒取向度 *M*(*hkl*)进行计算,其结果分别如 图 5 和图 6 所示。

由图 5 可知,8T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体, 平行于磁场方向上(511)晶面的取向度增加得最多。因此,强磁场下烧结 MnZn 铁氧体时,MnZn 铁氧体沿 平行于磁场方向发生了明显地取向。



图 5 无磁场和 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体沿平行于 磁场方向上的晶粒取向度

Fig.5 Orientation coefficient of crystal grains of MnZn ferrite sintered without or with 8 T static magnetic field along magnetic field direction (side plane)

由图 6 可知, 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体, 垂直于磁场方向上(511)晶面的取向度降低较多,而



图 6 无磁场和 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体沿垂直于 磁场方向上的晶粒取向度

Fig.6 Orientation coefficient of crystal grain of MnZn ferrite sintered without or with 8 T static magnetic field along vertical magnetic field direction (top plane)

(440)晶面和(311)晶面的取向度则有较大程度的增加, 从另一个侧面表明(511)晶面沿平行磁场方向发生了 取向。

此外,由于 MnZn 铁氧体属于立方晶系,因此, 其晶面间距与点阵参数的关系式为

$$\frac{1}{d^2} = \frac{h^2 + k^2 + l^2}{a^2} \tag{2}$$

式中 *d* 为晶面间距, (*h、k、l*)为晶面指数, *a* 为 *a* 轴 长度。

根据式(2),对无磁场和 8 T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的的点阵参数进行计算,其结果如表 1 所列。

比较无磁场与8T强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体的点阵参数 a 值(表 1),8T强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体的点阵参数 a 值变大,这也说明8T强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体发生取向。

表 1 无磁场和 8 T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的点阵参数 **Table 1** Lattice constants of MnZn ferrite sintered without or with 8 T static magnetic field

Magnetic flux density/T	a /nm			
	(311)	(511)	(440)	$u_{\rm ave}/{\rm mm}$
0	0.848 09	0.848 38	0.862 14	0.852 87
8	0.849 02	0.848 12	0.863 35	0.853 50

2.2 SEM 分析

图 7(a)和图 8(a)表明,无磁场下烧结的 MnZn 铁 氧体平行于磁场方向没有明显的取向织构,而 8 T 强 磁场下烧结的 MnZn 铁氧体平行于磁场方向出现明显 的取向织构。并且, 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧 体孔洞减少,其致密化程度有较大程度提高(图 7(b) 和图 8(b))。

2.3 VSM 分析

无磁场和 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体磁性 能如表 2 所列。

表 2 无磁场和 8 T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的磁性能 Table 2 Magnetic properties of MnZn ferrite sintered without or with 8 T high magnetic field

M flux	lagnetic density /T	$\sigma_{s}/(\mathrm{A}\cdot\mathrm{m}^{2}\cdot\mathrm{kg}^{-1})$	$\sigma_{\rm r}/({\rm A}\cdot{\rm m}^2\cdot{\rm kg}^{-1})$	$_{j}H_{c}/$ (A·m ² ·kg ⁻¹)
0		76.09	2.06	0
0	// B	83.31	0.83	0
8	$\perp B$	77.01	1.23	0



图 7 无磁场下烧结 MnZn 铁氧体的 SEM 像 Fig.7 SEM images of MnZn ferrite sintered without magnetic field: (a) Side; (b) Top





Fig.8 SEM images of MnZn ferrite sintered with 8 T static magnetic field: (a) Side; (b) Top

表 2 表明, 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体的 饱和磁化强度有所增大,剩余磁化强度明显地降低。 对于 8 T 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体,平行磁场方向的饱和磁化强度较垂直磁场方向的饱和磁化强度提高 7.56%;平行磁场方向的剩余磁化强度较垂直磁场方向的剩余磁化强度降低 48.19%。因此,在强磁场中烧结 MnZn 铁氧体时,其磁性能均得到提高。

2.4 磁导率分析

采用闭合磁路和电感法,对无磁场和8T强磁场 下烧结 MnZn 铁氧体的磁导率进行测试。结果表明, 无磁场下烧结 MnZn 铁氧体的相对磁导率为3921.4, 而 8T 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体的相对磁导率为 9006.5,较无磁场下烧结 MnZn 铁氧体的相对磁导率 提高约 130%。因此,强磁场下烧结 MnZn 铁氧体可 以显著提高其相对磁导率。

3 机理讨论

无磁场下烧结 MnZn 铁氧体,由于压坯是将 MnO、 ZnO 和 Fe₂O₃ 按一定比例混合压制而成的,所以,首 先 MnO、ZnO 和 Fe₂O₃ 在其接触点发生反应,分别生 成 MnFe₂O₄和 ZnFe₂O₄。一旦 MnO、ZnO 和 Fe₂O₃在 接触生成 MnFe₂O₄和 ZnFe₂O₄, MnO、ZnO 和 Fe₂O₃ 的接触点则被中断。后续反应则主要通 MnO、ZnO 和 Fe₂O₃向生成的铁氧体层继续扩散而得以持续,铁氧体 层逐渐变厚,直到全部生成 MnFe₂O₄和 ZnFe₂O₄,同 时这两者互相固溶形成 MnZn 铁氧体^[8]。

在磁场下烧结粉末压坯时,图 8(b)所示的试验结 果表明,压坯的致密度明显提高,孔洞减少,说明强 磁场能促进烧结体致密化。上述磁场效应的机理有可 能是强磁场极强的磁场能促进了晶界迁移,加速 MnO、ZnO 或者 Fe₂O₃的扩散,从而促进压坯的致密 化。文献[4,9-11]在研究磁场中低温烧结粉末材料时, 也发现磁场对晶界的迁移具有重要促进作用。

此外,SOLIN 等^[12-18]指出:强磁场可以使具有磁 各向异性的顺磁性和铁磁性晶体中磁化率绝对值最大 的晶轴沿平行磁场方向取向。由于 MnZn 铁氧体为亚 铁磁性磁性材料,因此,在磁场中烧结,磁场也会使 得 MnZn 铁氧体晶粒沿着平行于磁场方向进行取向。 这两者都能使得 MnZn 铁氧体的磁性能提高。

4 结论

1) 强磁场下烧结 MnZn 铁氧体可促进(511)晶面

沿磁场方向发生明显取向。并且强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体形成明显的取向织构,同时,其致密化 程度也得到了提高。

2) 与无磁场下烧结 MnZn 铁氧体的磁性能比较, 强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体具有更高的饱和磁化强 度和更低的剩余磁化强度,其相对磁导率也提高约 130%,表明强磁场下烧结 MnZn 铁氧体有利于提高其 磁性能。

3) 对于强磁场下烧结的 MnZn 铁氧体,平行磁场 方向上的饱和磁化强度较垂直磁场方向上的饱和磁化 强度提高 7.56%,而剩余磁化强度降低 48.19%。

REFERENCES

- 荆玉兰,张怀武.预烧温度对高磁导率 MnZn 铁氧体性能的 影响[J].电子科技大学学报,2005,34(6):836-838.
 JING Yu-lan, ZHANG Huai-wu. Effects of anneal temperature on properties of high permeability MnZn ferrite[J]. Journal of UEST of China, 2005, 34(6): 836-838.
- [2] HANDLEY R C. 现代磁性材料原理和应用[M]. 北京: 化学 工业出版社, 2002.
 HANDLEY R C. Modern magnetic materials principles and applications[M]. Beijing: Chemical Industry Press, 2002.
 [3] 杨四新, 黄继华. 磁场烧结在材料制备中的应用[J]. 材料导
- 报, 2002, 16(2): 19-21. YANG Si-xin, HUANG Ji-hua. Application of magnetic field sintering in preparation of materials[J]. Materials Review, 2002, 16(2): 19-21.
- [4] TSUREKAWA S, HARADA K, SASAKI T, MATSUZAKI T, WATANABE T. Magnetic sintering of ferromagnetic metal powder compacts[J]. Mater Trans, JIM, 2000, 41(8): 991–999.
- [5] MOGI I. Magneto-electrochemical processing of material[J]. CAMP-ISIJ, 1998, 11: 124–129.
- [6] ASAI S. Now, how interesting magnetization force is[J]. CAMP-ISIJ, 1997, 10: 817–911.
- [7] MATSUSHIMA H, NOHIRA T, MOGI I, ITO Y. Effects of magnetic fields on iron electrodeposition[J]. Surface and Coatings Technology, 2004, 179: 245–251.
- [8] 聂建华. 高性能 MnZn 铁氧体材料的制备及机理研究[D]. 武 汉: 华中科技大学, 2004.
 NIE Jian-hua. Study on preparation and mechanism of high properties MnZn ferrites[D]. Wuhan: Huazhong University of Science and Technology, 2004.
- [9] MOLODV D A, GOTTSTEIN G, HERINGHAUS F, SHVINDLERMAN L S. Motion of planar grain boundaries in bismuth bicrystals driven by a magnetic field[J]. Scripta Mater, 1997, 37 (8): 1207–1213.
- [10] MOLODV D A, GOTTSTEIN G, HERINGHAUS F, SHVINDLERMAN L S. True absolute grain boundary mobility:

Motion of specific planar boundaries in Bi-bicrystals under magnetic driving forces[J]. Acta Matter, 1998, 46(16): 5627–5632.

- [11] MA Y W, XU A X, LI X H, ZHANG X P, AWAJI S, WATANABE K. Enhanced critical current density MgB₂ superconductor synthesized in high magnetic fields[J]. Jpn J Appl Phys, 2006, 45(19): 493–496.
- [12] SOLIN S A, GARCIA N, VIERA S, HORTAL M. Field-induced orientation of nonlevitated microcrystals of superconducting YBa₂Cu₃O_{7-x}[J]. Phys Rev Lett, 1988, 60(8): 744–747.
- [13] MORIKAWA H, SASSA K, ASAI S. Control of precipitating phase alignment and crystal orientation by imposition of a high magnetic field[J]. Mater Trans, JIM, 1998, 39(8): 814–818.
- [14] De RANGO P, LEES M, LEJAY P, SULPICE A, TOURNIER R, INGOLD M, GERMI P, PERNET M. Texturing of magnetic materials at high temperature by solidification in a magnetic

field[J]. Nature, 1991, 25: 4232-4234.

- [15] SUGIYAMA J, CHANZY H, MARET G. Orientation of cellulose microcrystals by strong magnetic fields[J]. Macromolecules, 1992, 25: 4232–4234.
- [16] LEES M R, BOURGAULT D, BRAITHWAITE D, RANGO P D, LEJAY P, SULPICE A, TOURNIER R. Transport properties of magnetically textured YBa₂Cu₃O_{7-d}[J]. Physica C, 1992, 191: 414-418.
- [17] LEES M R, RANGO P D, BOURGAULT D, BARBUT J M, BRAITHWAITE D, LEJAY P, SULPICE A, TOURNIER R. Bulk textured rare earth-Ba₂Cu₃O_{7-delta} prepared by solidification in a magnetic field[J]. Supercond Sci Technol, 1992, 5: 362–367.
- [18] TOKUNAGA R K, WATANABE S I. The effect of high magnetic field on the crystal growth of benzophenone[J]. Chem Lett, 1996, 8: 607–608.

(编辑 龙怀中)