SnO₂添加对低温烧结 NiCuZn 铁氧体材料 耐电流冲击性能的影响

朱晓斌,聂 敏

(深圳顺络电子股份有限公司,广东深圳 518000)

摘 要:采用传统固相法制备 NiZnCu 铁氧体,研究了 SnO₂添加对低温烧结 NiCuZn 铁氧体材料耐电流冲击性能的影响。不同于直流偏置特性,耐电流冲击是指电流撤销后的特性,文中采取 $\mu_i \cdot H_{90\%}$ 进行表征,研究显示高 $\Delta B(B_s - B_t)$ 值可获得良好的耐流冲击特性。添加少量 SnO₂ 不利于低温烧结 NiCuZn 铁氧体材料的耐流冲击特性;而当添加量在 1 wt%以上时,晶粒细小、晶界增厚,则有利于提升耐流冲击特性,但此时材料的 μ_i 和 B_s 等主要性能指标却已恶化。

关键词:NiCuZn 铁氧体;SnO₂添加;耐电流冲击;显微结构
中图分类号:TM277⁺.1
文献标识码:A
DOI:10.19594/j.cnki.09.19701.2020.01.010

文章编号: 1001-3830(2020)01-0041-04

Effects of SnO₂ addition on the current shock resistance of low temperature co-fired NiCuZn ferrites

ZHU Xiao-bin, NIE Min

Sunlord Electronics Co, Ltd, Shenzhen 518000, China

Abstract: NiCuZn ferrites were prepared by conventional solid reaction process, and effects of SnO₂ addition on current shock resistance of the low temperature co-fired NiCuZn ferrites were investigated. Different from the DC bias characteristic, the current shock resistance is the characteristic after the current is removed. It was characterized by $\mu_i \cdot H_{90\%}$. Studies have shown that high $\Delta B(=B_s-B_r)$ values provide a good current shock resistance. When a small amount of SnO₂ is added, it is not conducive to the current shock resistance of the low temperature sintered NiCuZn ferrites. When the addition amount is above 1 wt%, the grain size is fine and the grain boundary is thickened, which is advantageous for improving the current shock resistance. However for the addition amount above 1 wt%, the values of B_s and μ_i at the sometimes droop rapidly, thus the comprehensive properties deteriorate.

Key words: NiCuZn ferrite; SnO₂ addition; resistance to current shock; microstructure

1 引言

叠层片式元件让电子产品的小型化和便携化有 了突飞猛进的进展,而低温烧结铁氧体的性能对其 起着关键作用。一般叠层片式电感采用闭磁路结构, 在电感实际应用上,材料磁导率、Q值等磁性能会 随着外加偏置磁场而变化。关于 NiCuZn 铁氧体材料 的直流偏置的研究较多,Yan 等^[1]通过添加 Bi₂O₃、 AlBSi 玻璃及 SnO₂抑制晶粒长大,同时增加非磁性 相晶界厚度,进而获得较好的直流偏置特性;Tang 等^[2]研究显示,较高的 Δ*B* 以及 H_c , 微观结构上晶粒 细小、均匀而致密,可获得较好的直流偏置特性。

当受电流冲击后,材料磁导率并不一定会恢复 到初始状态,这在电感元件应用上是器件可靠性的 关注重点,而关于电流冲击后的磁性能的变化鲜有 研究。特别是车载电子、军工电子等应用场景的可 靠性要求较高,叠层片式电感由于本身闭磁路结构 以及小型化趋势的发展,除了要求高直流偏置特性 外,也要关注电流冲击后的电磁性能,本文将通过 添加 SnO₂ 对低温烧结 NiCuZn 铁氧体材料耐流冲击 性能的影响进行研究。

收稿日期: 2018-09-25 修回日期: 2019-05-08 通讯作者:朱晓斌 E-mail: zhuxiaobin05@163.com

2 实验方法

2.1 样品制作

采用传统固相法制备 NiZnCu 铁氧体,选取分析 纯的 Fe₂O₃、NiO、ZnO 及 CuO 为原材料,按配方 Ni_{0.4}Cu_{0.2}Zn_{0.4}Fe_{1.9}O₄进行配料,经 900 ℃预烧后,以 主粉体重量为基准,添加 3 wt%的 Bi₂O₃ 以及不同比 例的 SnO₂,以料:球:水=1:3:1 的比例用直径 3 mm 锆球于行星式球磨机中进行细研磨,研磨得到的 浆料烘干后加 15 % 的 PVA 进行造粒,制得铁氧体 造粒粉,再压制成标准磁环,于 900 ℃下进行烧结。 2.2 样品测试

采用 Agilent4991 阻抗分析仪测量绕线磁芯(环) 的电感值及品质因数,测试频率为 1 MHz,再由电 感值计算起始磁导率 μ_i。采取 Agilent4991 以及直流 电源发生器 E3633A 进行耐流测试,电流由小到大递 增,记录瞬间电流撤销后的电感量,再计算对应磁 导率,记为不可逆磁导率 μ_{irr}。对于片式电感而言, 一般要求电感量变化在 10 %以内,电流冲击后磁导 率下降 90 %对应的外磁场,记为 H_{90%}。 采用 IWATSU SY-8218 *B-H* 分析仪测试样品的饱和磁感 应强度 *B*_s、*B*_r及 *H*_c,测试条件为: *f*=1 kHz, *H*=4000 A/m。采用阿基米德排水法测量样品的烧结密度。采 用 BRUKER VEGA 3 EPH 扫描电子显微镜观察材料 断面形貌。

3 结果与分析

图 1 显示不同 SnO₂ 添加量样品烧结后的显微结构,可见随着 SnO₂ 的增加,平均晶粒尺寸逐渐减小,这是由于 SnO₂ 的熔点为 1127 ℃,高于未添加材料的烧结温度 900 ℃,故抑制了晶粒的生长,则晶粒 细化导致材料致密性所有所下降。



图 1 不同 SnO₂添加样品的微观形貌

表1给出了样品的烧结性能随 SnO₂添加量的变化,可见样品的烧结密度呈下降趋势,对应的起始 磁导率、 B_s 、 B_r 也是呈下降趋势,而 Q 值呈先升后 降。Q 值的先增大是由于添加少量 SnO₂ 时, SnO₂ 作为非磁性相存在于晶界中,晶界相的增多有利于 提高电阻率,进而提升 Q 值。而 B_s 、 B_r 的下降则是 由于 SnO₂所引起烧结密度的下降和作为另相的添加

表 1 样品的烧结性能随 SnO ₂ 添)	川重的尖14
----------------------------------	--------

SnO ₂ 添加量/wt%	$d_{\rm s}/{\rm g}\cdot{\rm cm}^{-3}$	μ_{i}	Q	$B_{\rm s}/{ m mT}$	$B_{\rm r}/{ m mT}$	$H_{\rm c}/{\rm A}\cdot{\rm m}^{-1}$
0	5.20	129.4	106	405	250	196
0.2	5.17	95.8	126	384	240	246
0.5	5.15	83.5	112	374	238	288
1	5.12	76.0	94	344	195	340
1.5	5.08	71.0	82	335	175	380
2	5.03	60.0	76	316	150	440



图 2 样品的 ΔB 值随 SnO₂ 添加量的变化

使得样品 B_s 随着添加量的增大而逐渐降低,这跟一些文献所报导的结果相类似^[3-4]。矫顽力 H_c 随着 SnO₂添加而增大,主要是由于晶粒尺寸的下降所致。图 2 给出了样品的饱和磁感应强度与剩余磁感应强度的差值 $\Delta B(=B_s-B_r)$ 值随 SnO₂添加量的变化,可见随着 SnO₂的添加, ΔB 呈先下降后上升的趋势。一般来说,高 B_s 及 ΔB 值可获得较优异的直流偏置特性,但是值得注意的是在 ΔB 上升的添加量下 B_s 同时发生了大幅下降(表 1)和 μ_i 的显著降低,有损于材料的综合性能。

图 3 显示了不同 SnO₂添加样品在经过外磁场冲 击后的磁导率变化。外磁场强度根据 *H=NI/L* 计算, 其中,*N* 为绕线圈数,*I* 为电流,*L* 为磁路长度。可 见在外磁场冲击撤销后的磁导率有所下降,这是由 于在外场冲击下发生了不可逆畴壁位移或磁畴转 动,使得畴壁/单畴中的磁化强度越过位垒处于新的 能谷,外磁场越大,撤销后的可逆畴壁位移/畴转运 动就越困难,所以冲击后测得的不可逆磁导率 μ_{irr} 均 随外场增大而呈下降趋势。随着 SnO₂的添加,下降 变化曲线趋缓,这跟磁导率降低也有关系。一般来 说,磁导率较低的材料耐电流冲击特性也会比较好。

对于叠层片式电感,一般要求电感变化率在±10%以内,故选取不可逆磁导率下降到 90%对应的外



图 3 不同 SnO₂添加量样品磁导率随冲击磁场的变化

磁场作为评判标准研究项,记为 $H_{90\%}$,图 4 显示了 $H_{90\%}$ 随 SnO₂添加量的变化,可见随着 SnO₂的增多, $H_{90\%}$ 呈先降后升的趋势,其与 ΔB 的变化趋势类似。

本文进一步采用 $\mu_i \cdot H_{90\%}$ 来表征耐电流冲击性 能,图 5 显示了不同样品的 $\mu_i \cdot H_{90\%}$ 值,可见随着 SnO₂ 的增多, $\mu_i \cdot H_{90\%}$ 先下降后升高,其与 ΔB 的变化趋势 基本一致,显示 ΔB 与耐电流冲击特性较高的相关 性,其原因尚待进一步探讨。当 SnO₂添加量在 1 wt% 以上时,晶粒细化、晶界增厚,铁氧体晶粒之间被 非磁性相包围,内部磁路相当于存在分布式气隙, 从而提升耐电流冲击性能;而当添加较少时,晶粒 生长不均匀,内部磁路处于连通状态,对应的 $\mu_i \cdot H_{90\%}$ 反而降低,即耐电流冲击特性变差。总的来说,添 加少量 SnO₂不利于低温烧结 NiCuZn 铁氧体材料的 耐流冲击特性,而当添加量在 1 wt%以上时,则有利 于提升耐流冲击特性,但是此时 B_s 同时发生了大幅 下降(表 1) μ_i 也显著降低,材料的综合性能变差。



图 5 样品的 µi·H90% 值随 SnO2 添加量的变化

4 结论

(1)采取 μ_i · $H_{90\%}$ 来表征耐流冲击,研究显示高 ΔB 值可获得良好的耐流冲击特性;

(2)添加少量 SnO₂ 不利于低温烧结 NiCuZn 铁氧 体材料的耐流冲击特性,而当添加量在 1 wt%以上

时, 晶粒细小、晶界增厚, 则有利于提升耐流冲击 特性, 但是此时的 *B*_s 同时发生了大幅下降(表 1) μ_i 也有显著降低, 材料的综合性能恶化。

参考文献:

- Yan S Q, dong L, Chen Z H, et al. The effect of the microstructure on the DC-bias superposition characteristic of NiCuZn ferrite [J]. J Magn Magn Mater, 2004, 353: 47-50.
- [2] Tang X L, Zhang H W, Su H, et al. Influence of

(上接9页)

表 4 不同表面层对基底层反射损耗峰的影响程度

	FeSiAl/聚氨酯	FeSiAl+Co ₂ Z	FeSiAl+Al
$f_{\rm m}/{\rm GHz}$	16.6	16.4	13.5
RL/dB	-10.9	-10.8	-29.3

4 结论

(1)对于厚度小于最佳匹配厚度的吸波体,通过 添加|ε·μ|^{1/2} 和|ε/μ|^{1/2} 值更高的表面层,可以改善吸波 体的吸波性能,具体表现为反射损耗峰频率向低频 转移,强度明显增加。

(2)|ε/μ|^{1/2} 值比基底层小的表面层并不能对基底 层的吸波性能产生明显的影响,只有大于基底层 |ε/μ|^{1/2}值的表面层才会产生影响,而且|ε/μ|^{1/2}值越大, 影响越明显。

(3)通过采用不同电磁参数的表面层结合基底层 的方法设计结构吸波体,可以有效地降低吸波体的 厚度和质量。

参考文献:

- [1] 徐银,周涛,姜菁菁.羰基铁在微波吸收领域中的研究 进展[J].山东化工,2017,46(5):44-46.
- [2] 赵晓明, 鲁亚稳. 吸波材料的最新研究进展及发展趋势[J]. 成都纺织高等专科学校学报, 2016, 33(3): 120-124.
- [3] Zhou Y, Xie H, Zhou W, et al. Enhanced antioxidation and microwave absorbing properties of SiO₂-coated flaky carbonyl iron particles [J]. J Magn Magn Mater, 2017, 446(15): 143-149
- [4] Lu D, Mo Z, Liang B, et al. Flexible, lightweight carbon nanotube sponges and composites for high-performance electromagnetic interference shielding [J]. Carbon, 2018,

microstructure on the DC-bias-superposition characteristics of NiZn ferrites [J]. IEEE Transn Magn, 2011, 47(10): 4332-4335.

- [3] 周志刚. 铁氧体磁性材料[M]. 北京: 科学出版社, 1981: 243-256.
- [4] Sun K , Lan Z , Yu Z , et al. Effects of SnO₂ addition on the microstructure and magnetic properties of NiZn ferrites [J]. J Magn Magn Mater, 2008, 320(24): 3352-3355.

作者简介:朱晓斌(1987—),电子材料学士,从事电子材料的开发。

133: 457-463.

- [5] 王涛, 张峻铭, 王鹏, 等. 吸波材料吸波机制及吸波剂性 能优劣评价方法[J]. 磁性材料及器件, 2016, 47(6): 7-12.
- [6] Wang T, Han R, Tan G, et al. Reflection loss mechanism of single layer absorber for flake-shaped carbonyl-iron particle composite [J]. J Appl Phys, 2012, 112(10): 104903.
- [7] Liu J R, Itoh M, Machida K I. Electromagnetic wave absorption properties of α -Fe/Fe₃B/Y₂O₃ nanocomposites in gigahertz range [J]. Appl Phys Lett, 2003, 83(19): 4017-4019.
- [8] Singh P, Babbar V K, Razdan A, et al. Complex Permittivity, permeability, and X-band microwave absorption of CaCoTi ferrite composites [J]. J Appl Phys, 2000, 87(9): 4362-4366.
- [9] Han R, Han X H, Qiao L, et al. Enhanced microwave absorption of ZnO-coated planar anisotropy carbonyl-iron particles in quasimicrowave frequency band [J]. Mater Chem Phys, 2011, 128(3): 317-322.
- [10] Zhao H, Cheng Y, Liu W, et al. The flaky porous Fe₃O₄ with tunable dimensions for enhanced microwave absorption performance in X- and C-band [J]. Nanotechnology, 2018, 29(29): 295603.
- [11] Han R, Gong L Q, Wang T, et al. Complex permeability and microwave absorbing properties of planar anisotropy carbonyl-iron/Ni_{0.5}Zn_{0.5}Fe₂O₄ composite in quasimicrowave band [J]. Mater Chem Phys, 2012, 131(3): 555-560.
- [12] Zhou B, Wang Y, Li F, et al. Submicron carbonyl iron particles as an efficient microwave absorber in the low frequency band [J]. J Phys D Appl Phys, 2017, 50(47): 475001.

作者简介:王国武(1992—),男,甘肃定西人,博士研究生, 研究方向为材料的高频磁性及微波吸收材料。