Zr 层插入对 Ta-N 扩散阻挡性能的影响

丁明惠,张丽丽,盖登宇,王 颖

(哈尔滨工程大学,黑龙江 哈尔滨 150001)

摘 要: 在不同的沉积温度下,用射频反应磁控溅射方法在 Si(100)衬底和 Cu 膜间制备 Ta-N/Zr 阻挡层,研究 Zr 层的 插入对 Ta-N 扩散阻挡性能的影响。结果表明:不同沉积温度下制备的 Ta-N 均为非晶态结构; Zr 层的插入使 Ta-N 阻挡 层的失效温度至少提高 100 ℃,在 800 ℃仍能有效地阻止 Cu 的扩散。阻挡性能提高的主要原因是高温退火时形成低接 触电阻的 Zr-Si 层。

关键词: Ta-N/Zr 薄膜: 扩散阻挡层: Cu 互连; 射频反应磁控溅射 中图法分类号: TG 146.4⁺16 文献标识码: A 文章编号: 1002-185X(2009)11-2036-03

深亚微米集成电路工艺的不断发展中,铜由于具 有低的电阻率和优异的抗电迁移能力,已经逐步取代 铝成为新一代的互连材料。然而在空气中 Cu 在 120 ℃ 下会与 Si 发生反应形成高电阻的 Cu₃Si 化合物^[1]。 Cu₃Si 的存在使连线中的电流密度下降几个数量级, 造成整个布线系统的电学性能完全失效。因此在 Cu 和 Si 之间需要插入扩散阻挡层阻止 Cu 的扩散。有许 多关于过渡金属及其氮化物作为阻挡层材料的研究报 道,其中研究得较多的阻挡层材料是 TaN 和 TiN^[2~8]。 然而 TaN 电阻率较高的特点还不能很好地适合电路高 速运行的特点。

最近关于 Zr-Si-N/Zr 扩散阻挡层的研究结果表明,高温退火后 Zr 与 Si 易形成低电阻率的 Zr-Si 层(50 nm 厚的约为 32 μΩ·cm),且 Zr-Si 本身也是很好的阻 挡层材料,800 ℃退火 1 h 仍能有效地阻止 Cu 的扩 散^[9,10]。因此本实验设计 Ta-N/Zr 扩散阻挡层,研究它 的热稳定性及其阻挡性能。

1 实 验

利用射频磁控溅射方法在电阻率为3~5 Ω.cm的n型 Si(100)基片上首先沉积厚度为20 nm的Zr层,然后沉积厚 度为10 nm的Ta-N层。基片放入真空室前在超声波清洗 器中依次用丙酮、甲醇、异丙醇、1%的氢氟酸清洗,然 后用去离子水冲洗3次,烘干后放入溅射室内。沉积Zr 膜时采用Ar离子溅射,工作气压0.3 Pa,Ar气流量20 cm³/min,靶材为直径60 mm,厚3 mm 的Zr (99.9%)。 沉积Ta-N膜时采用射频(RF)反应磁控溅射,氮气与氩气 的流量比为2/48,溅射电源功率100 W,衬底偏压-100 V, 衬底温度分别为100和300 ℃, 靶材为直径60 mm, 厚3 mm 的Ta (99.9%)。溅射时靶基距保持80 mm 不变, 本底气压小于2 ×10⁻⁵ Pa 。衬底温度降为室温后接着在 0.1 Pa的工作气压下在Ta-N/Zr上直流溅射上一层厚100 nm的Cu膜, 形成Cu/Ta-N/Zr/Si结构。然后将Cu/Ta-N/Zr/Si结构在N₂保护下退火至800 ℃保温1 h。

用 SDY-4 型数字式四探针测试仪(FPP)测定薄膜的方块电阻。用 X'Pert Pro 型 X 射线衍射仪分析薄膜的结构。用 JSM-6500 型扫描电镜观察薄膜的表面形貌。 用 Micro-Lab 310F 型 AES 研究薄膜的原子深度分布。

2 结果与分析

2.1 Ta-N/Zr 的结构

不同沉积温度下Ta-N/Zr样品的XRD图谱如图1所 示。从图中可以看出,沉积温度为100和300 ℃时只出 现Zr (101)、Zr (100)和Zr (002)等Zr的衍射峰,没有出 现Ta-N的衍射峰,这说明不同的沉积温度下在Zr层上 生长的Ta-N为典型的非晶态结构。

2.2 不同退火温度下 Cu/Ta-N/Zr /Si 薄膜的薄层电 阻的变化

Cu/Ta-N(10 nm)/Zr(20 nm)/Si样品和Cu/Ta-N(30 nm)/Si样品薄层电阻随退火温度的变化如图2所示。从图中可以看出,所有样品在650 ℃以下退火后,薄层电阻都轻微降低,这可能是由于退火导致Cu膜中的缺陷消失和Cu晶粒的长大引起的。Ta-N(30 nm)样品经750 ℃退火后薄层电阻迅速升高,这可能是由于Cu与Si相互扩散形成了高电阻的Cu-Si化合物。而Cu/Ta-N(10 nm)/Zr(20 nm)/Si样品经800 ℃退火后薄层

收稿日期: 2008-10-26

基金项目: 国家自然科学基金项目(50773014)

作者简介:丁明惠, 男, 1973 年生, 高级工程师, 哈尔滨工程大学材料科学与化学工程学院, 黑龙江 哈尔滨 150001, 电话: 0451-82518219



图 1 不同沉积温度下 Ta-N/Zr/Si 的 XRD 图谱

Fig.1 XRD patterns of Ta-N/Zr/Si samples deposited at various temperatures



图 2 Cu/Ta-N/Zr /Si 样品的薄层电阻随退火温度的变化

Fig.2 Sheet resistance variation of Cu/ Ta-N/Zr /Si samples as a function of annealing temperature

电阻仍然低于沉积态的样品的薄层电阻。从薄层电阻 的变化对比可以看出,Zr层的插入提高Ta-N的热稳定 性。热稳定性提高的原因可能是高温下退火Zr与Si之 间形成了具有很好阻挡能力的Zr-Si层。

2.3 退火前后 Cu/Ta-N/Zr/Si 样品结构的变化

不同温度退火下的Cu/Ta-N/Zr/Si样品的XRD图谱 如图3所示。从图中可以看出,样品退火至800℃只有 Cu的衍射峰,没有出现明显的Cu₃Si的衍射峰,这说明 Ta-N/Zr阻挡层至少能够稳定到800℃。衍射结果也表 明,退火前后Ta-N/Zr阻挡层上生长的Cu膜具有明显的 (111)织构,同时Cu/Ta-N/Si样品退火前后的衍射结果 表明,单层Ta-N阻挡层上生长的Cu膜也具有(111)织构 (衍射图谱没有给出)。根据文献[11]报道,(111)取向的 Cu膜有更好地抗电迁移能力。此外与沉积态的样品相 比,退火后Cu(111)衍射峰的强度增高,峰变得更窄, 表明退火后Cu晶粒长大。这也证明退火后样品的薄层 电阻降低是由于晶粒长大所导致的推测。退火至800℃ 时的样品衍射数据也表明,Zr(101)等Zr的衍射峰消失, 形成了新的ZrSi₂的衍射峰,ZrSi₂的形成既降低阻挡层 与Si的接触电阻,也提高了Ta-N薄膜的热稳定性。



图 3 不同退火温度下 Cu/Ta-N/Zr /Si 样品的 XRD 图谱

Fig.3 XRD patterns of the Cu/ Ta-N/Zr /Si samples after annealed at different temperature

2.4 退火前后Cu/Ta-N/Zr/Si样品表面形貌分析

图4是Cu/Ta-N/Zr/Si样品退火前后的表面形貌。从 图4a可以看出,沉积态样品表面平坦,没有缺陷。700 ℃退火后Cu晶粒明显长大,这与XRD的分析结果相一 致。800 ℃退火后除Cu晶粒长大外,Cu膜表面形成了 一些微孔。微孔形成的主要原因是退火时Cu膜的热应 力导致Cu晶粒的团簇。800 ℃退火后,Cu膜的表面仍 然是完整的,没有出现Cu膜的团聚。图5为样品的XPS 图谱。表明样品的表面主要是Cu及由于氧化和污染所 出现的C和O。SEM分析结果表明,800 ℃高温退火时 阻挡层的热稳定性非常好且与Cu和Si具有很好的结合 力。

2.5 退火前后Cu/Ta-N/Zr/Si样品AES分析

图6为沉积态的Cu/Ta-N/Zr/Si样品AES图谱。从图 谱中可以看出Cu/Ta-N/Zr/Si样品有很好的分层结构 (6a)。由样品800 ℃退火后的原子深度分布可以看出, Cu和Si均没有穿过阻挡层发生扩散,阻挡层的结构也





Fig.4 Surface morphologies of Cu/Ta-N/Zr/Si sample: (a) as-deposited, (b) annealed at 700 °C, and (c) annealed at 800 °C for 1 h



图 5 Cu/Ta-N/Zr/Si 样品的表面 XPS 图谱





图 6 Cu/Ta-N/Zr /Si结构的AES图谱

Fig.6 AES depth profiles of Cu/ Ta-N/Zr /Si as-deposited (a) and annealed at 800 $^\circ\! \mathbb C$ (b)

没有发生明显的变化,Ta-N/Zr 阻挡层的阻挡性能优 异。这与 XRD、FPP 及 SEM 的测试结果一致。从 AES 图谱中还可以看出,随着退火温度的升高,结合到阻 挡层中 O 的量增加,增加的 O 会阻塞阻挡层的晶界, 减少 Cu 原子的扩散通道。O 原子主要来自于沉积室 和退火环境中的残存 O 原子。

3 结 论

1) Ta-N/Zr阻挡层中的Ta-N为典型的非晶态结构。

2) Zr的插入提高Ta-N的热稳定性,在800 ℃时仍 能有效地阻止Cu的扩散;同时降低高温退火时阻挡层 与Si之间的接触电阻。

3) 阻挡层上生长的Cu膜具有(111)取向,这种取向的Cu膜有更好的抗电迁移能力。

参考文献 References

- [1] Lloyd J R et al. Mater Sci Eng[J], 1997, R19: 87
- [2] Qu X P et al. Microelectronic Engineering[J], 2006, 83: 236
- [3] Wang Y et al. Microelectronic Engineering[J], 2004, 71(1)): 69
- [4] Wang Y et al. Microelectronics Journal[J], 2007, 38(8~9): 910
- [5] Wang Y et al. Applied Surface Science[J], 2007, 253(22): 8858
- [6] Song S X et al. Thin Solid Films[J], 2005, 476: 142
- [7] Letendu F et al. Thin Solid Films[J], 2006, 513: 118
- [8] Song Zhongxiao(宋忠孝) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2005, 34(3): 459
- [9] Wang Y et al. Applied Physics Letters[J], 2008, 92: 032 108
- [10] Wang Y et al. Electrochemical and Solid-State Letters[J], 2007, 10: H299
- [11] Abe K et al. J Vac Sci Technol B[J], 1999, 17: 1464

Effect of Thin Zr Layer Insertion on the Ta-N Diffusion Barrier Performance in Cu Metallization

Ding Minghui, Zhang Lili, Gai Dengyu, Wang Ying (Harbin Engineering University, Harbin 150001, China)

Abstract: Ta-N/Zr diffusion barrier was grown on the Si (100) substrates under various substrate temperatures in a RF magnetron sputtering system. Investigated the effect of thin Zr layer insertion on the Ta-N diffusion barrier performance of Ta-N film in Cu metallization has been investigated. The results reveal that the microstructure of Ta-N films is amorphous phase at different substrate temperatures with a higher barrier breakdown temperature of about 100 $^{\circ}$ C than Ta-N film, which can effectively prevent the diffusion of Cu after annealing at 800 $^{\circ}$ C due to the production of Zr-Si layer after annealing at high temperatures.

Key words: Ta-N/Zr film; diffusion barrier; Cu metallization; RF magnetron sputtering

Biography: Ding Minghui, Senior Engineer, College of Materials Science and Chemical Engineering, Harbin Engineering University, Harbin 150001, P. R. China, Tel: 0086-451-82518219