反应射频磁控溅射法制备 HfTaO 薄膜的热稳定性和光学性能

马春雨,苗春雨,李树林,王文娟,张庆瑜 (1.大连理工大学 三束材料改性教育部重点实验室,辽宁 大连 116024)

摘 要: 采用反应射频磁控溅射技术制备 HfTaO 薄 膜,利用 X 射线衍射(XRD)分析了薄膜的微结构,通 过紫外-可见光分光光度计测量了薄膜的透过谱,计算 了薄膜的折射率和禁带宽度,利用原子力显微镜观察 了薄膜的表面形貌。结果表明,随着 Ta 掺入量 (10%,26%,50%)的增加,HfTaO 薄膜的结晶化温度 分别为 800、900、950°C,Ta 掺入量继续增加到 72%, 经过 950°C退火处理的 HfTaO 薄膜仍然保持非晶态, 具有优良的热稳定性。AFM 形貌分析显示非晶 HfTaO 薄膜表面非常平整。在 550nm 处薄膜折射率 n随着 Ta 掺入量的增大而增大,n的变化区间为 1.90 ~2.15。同时 HfTaO 薄膜的光学带隙 E_g 随着 Ta 掺 入量的增大而逐渐减小, E_g 的变化区间为 4.15~ 5.29eV。

关键词: HfTaO 薄膜;磁控溅射;光学性能;热稳定 性

中图分类号: O484.4;TN386 文献标识码:A 文章编号:1001-9731(2012)10-1268-05

1 引 言

由于 HfO₂ 具有较高的介电常数,较大的禁带宽 度和良好的热稳定性,很有希望成为替代传统 SiO₂ 的 新型高 k 栅介质材料^[1]。但纯 HfO₂ 薄膜的结晶温度 较低(约为 400~600℃),结晶态 HfO₂ 栅介质薄膜对 器件性能有不利的影响。近年来,为提高 HfO₂ 薄膜 的结晶化温度,研制与开发以 HfO₂ 为基的多元系栅 介质薄膜材料已成为各国学者研究的热点之一。 Ta₂O₅ 因为具有许多优异的物理性能如高熔点、高透 光性、高折射率等[2,3],备受光学和微电子领域的关注。 有研究者提出在 HfO_2 中掺入 Ta_2O_5 后形成 Hf_{1-x} Ta_xO_v薄膜,通过这种方法,可以结合两种氧化物的优 点,取长补短,抑制单一氧化物材料不足之处,以期获 得 CMOS 栅极介电材料所期望的形貌和性能。国外 许多研究机构已采用不同方法制备出 $Hf_{1-x}Ta_xO_y$ 薄 膜,如原子层沉积法^[4,5]、磁控溅射法^[6-8]等。但是,目 前国内对 $Hf_{1-x}Ta_xO_y$ 薄膜的研究尚处于摸索阶段, 有关 $Hf_{1-x}Ta_xO_y$ 薄膜制备工艺的研究报道较少。

本文采用反应溅射技术,通过改变 Ta、Hf 两种金 属靶材的入射功率,在 Ar、O₂ 混合气体中制备出不同 Ta 掺入量的 HfTaO 薄膜。利用 X 射线衍射(XRD)、 原子力显微镜(AFM),紫外-可见光分光光度计,对不 同 Ta 掺入量以及退火后的 HfTaO 薄膜微结构和形 貌进行了分析,研究了 Ta 掺入量对 HfTaO 薄膜的热 学稳定性及表面形貌的影响,同时利用透射光谱等表 征技术对薄膜的光学性能进行分析。

2 实 验

2.1 样品制备

薄膜制备是在 JGPG450 高真空磁控溅射系统上 完成的,金属 Hf 靶、金属 Ta 的纯度均为 99.99%,直 径为 60mm。溅射时靶面的法线方向分别与基片的法 线方向近乎成 45°,采用的基片是石英片和 n 型(100) 取向的单晶 Si 片。在 Ar 和 O₂ 混合气氛下进行薄膜 沉积,本底真空度为 1.0×10^{-3} Pa。Ar 和 O₂ 表观质 量流量分别为 20,7cm³/min,工作气压均为 0.5Pa,沉 积时间为 2h。金属 Hf 靶的入射功率为 100W,金属 Ta 靶的入射功率为 $20 \sim 100$ W,沉积温度为室温。本 文采用同样方式沉积了氧化铪 Hf 和氧化 Ta 薄膜以 进行对比研究。沉积的 HfTaO 薄膜在 N₂ 气氛中进 行退火处理,退火温度范围为 $800 \sim 950$ °C,退火后的 样品自然冷却至室温。

2.2 薄膜表征

采用 X 射线衍射(XRD)分析表征薄膜结构,在 D/Max2400 衍射分析仪上进行。X 射线源为 CuKa 辐射,波长 λ =0.15418nm。采用 XRF-1800 型 X 射线 荧光光谱仪进行薄膜成分分析。在 CSPM5500 型原 子力显微镜(AFM)上进行薄膜表面形貌观察,采用轻 敲扫描模式,扫描频率为 2Hz,扫描范围为 2μ m× 2μ m。通过透射光谱研究薄膜光学性能,采用 Lambda 35UV/VIS 光谱仪测薄膜透射光谱,通过拟合光谱确 定折射率、消光系数、光学禁带宽度等薄膜的光学参 数。

3 结果与讨论

3.1 HfTaO 薄膜成分与沉积速率

通过 X 射线荧光光谱仪(XRF)测量了不同工艺 条件下 HfTaO 薄膜的成份,得到薄膜中的[Ta/Ta+ Hf]原子含量比,如图 1 所示。XRF 分析结果表明,随 着 Ta 靶射频入射功率的增大,薄膜中[Ta/Ta+Hf] 原子含量比增大,分别是 0,3%,10%,26%,50%,72%,其中当 Ta 靶的入射功率>40W 时,薄膜中[Ta/Ta+Hf]原子含量比随着 Ta 靶溅射功率的增大几乎呈线性增长。HfTaO 薄膜中 Ta/Hf 原子比与预先设置的 Ta 靶与 Hf 靶功率比基本接近,说明通过调节靶

* 基金项目:国家自然科学基金资助项目(10605009,10774018);中央高校基本科研业务费专项资金资助项目(DUT11LK44) 收到初稿日期:2011-11-08 收到修改稿日期:2012-02-16 通讯作者:马春雨 作者简介:马春雨 (1972-),男,辽宁沈阳人,副教授,博士,主要从事高 / 介电材料研究。

马春雨 等:反应射频磁控溅射法制备 HfTaO 薄膜的热稳定性和光学性能

材功率能够较好控制薄膜的掺杂量,从而获得所需的 HfTaO薄膜。



- 图 1 HfTaO 薄膜的[Ta]/[Ta+Hf]原子比和沉积 速率的变化
- Fig 1 Change of the [Ta]/[Ta+Hf] atomic ratio and the deposition rate in HfTaO films as a function of Ta sputtering power
- 3.2 HfTaO 薄膜微结构与表面形貌

对于栅介质而言,最理想的结晶学状态为非晶态。 图 2(a)为不同 Ta 掺入量的沉积态 HfTaO 薄膜的 XRD 谱图。由图可见,HfO2 薄膜和 Ta 掺入量为 3% 的 HfTaO 薄膜开始结晶,其衍射图谱中包括位于 25 ~37°之间非晶波包和分别位于 $2\theta=28.5$ 、31.8、34.5°弱衍射峰,分别对应于 HfO2 单斜相的(-111)、(111) 和(002)晶面,薄膜结构呈现非晶与纳米多晶共存。当 Ta 掺入量从 10%变化到 72%时,随着 Ta 掺入量的增 加,在 XRD 谱图上除 Si 基片(200)衍射峰外没有任何 特征衍射峰出现,说明薄膜未结晶,薄膜结构呈非晶 态。同时研究结果表明,在 HfTaO 薄膜中随着 Ta 掺 入量的增加,使其获得非晶的能力得到提高。

图 2(b) 是经 900℃ 退火处理后 HfTaO 薄膜的 XRD 谱图。从图中可见,经 900℃ 退火处理后, HfO₂ 薄膜和 Ta 掺入量为 3%的 HfTaO 薄膜完全结晶; Ta 掺入量为 10% 的沉积态 HfTaO 薄膜原先处于非晶 态,经 800℃ 退火后开始结晶(文中未给出 XRD 结 果),但是经 900℃ 退火处理后生成单斜相(Hf,Ta) O_2 ,其中位于 2 θ =24.5、28.5、31.8、34.4、34.6、36.3 和 41.4°处的衍射峰分别归属于单斜相 m-HfO₂ 的 (110)、(-111)、(111)、(002)、(020)、(-102)和 (102)晶面。

根据 Scherrer 公式:

$D_{\rm hkl} = \frac{K\lambda}{\beta \cdot \cos\theta}$

式中, D_{hkl} 为垂直于(hkl)晶面方向的平均晶粒尺 寸, β 为(hkl)晶面衍射峰的半高宽(Rad),K=0.89, λ =0.15406nm, θ 为衍射角,计算了单斜相 HfTaO 薄膜 (Ta 掺入量分别为 0、3.2%和 10%时)垂直于(-111) 晶面的平均晶粒尺寸,其值分别为 D_{-111} (0Ta) \approx 12.4 nm、 D_{-111} (3.2%Ta) \approx 10.8nm 和 D_{-111} (10%Ta) \approx 30.4nm。XRD 分析结果表明,随着 Ta 掺入量的增 加,经 900℃退火处理的 HfTaO 薄膜的平均晶粒尺寸 增加。

当薄膜中 Ta 掺入量为 26% 时, HfTaO 薄膜经

800℃退火后仍为非晶态,但经 900℃退火后出现结晶 现象,并且发生相变,位于 2θ =24.8、30.6、34.2、34.4、 35.4、36.4 和 38.9°处的衍射峰分别归属于正交相 Hf₆Ta₂O₁₇的(101)、(1 17 1)、(002)、(0 34 0)、(200) 和(0 17 2)晶面,并且,此时的薄膜具有明显的(1 17 1) 晶面择优取向。随着 Ta 掺入量继续增加,当薄膜中 Ta 掺入量 > 50%时,经 900℃退火处理的 HfTaO 薄 膜仍保持非晶态。

图 2 (c) 是经 950℃ 退火处理后 HfTaO 薄膜的 XRD 谱图, Ta 掺入量分别为 26%、50%、72%以及氧 化钽薄膜。与 900℃退火处理的 HfTaO 薄膜比较,可 以发现,经 950℃ 退火处理后, Ta 掺入量为 26% 的 HfTaO 薄膜继续保持具有(1 17 1)晶面择优取向的正 交相 Hf₆ Ta₂O₁₇, 当 Ta 掺入量增加到 50%, 原先的非 晶 HfTaO 薄膜,此时开始结晶,出现 Hf₆ Ta₂O₁₇ 正交 相,但是当 Ta 掺入量继续增加到 72%, HfTaO 薄膜 仍然保持非晶态。为了进行比较, 同样也对氧化钽薄 膜进行 950℃退火处理,研究发现,此时氧化钽薄膜完 全结晶,其衍射峰分别归属于正交相 Ta₂O₅ 的(001)、 (110)、(201)晶面,说明 Ta₂O₅ 的开始结晶温度为 950℃。

图 2(d)是随着 Ta 掺入量的增加,HfTaO 薄膜相 结构和结晶化温度的变化,通过对 XRD 分析结果对 比,研究发现,不同的 Ta 掺入量显著影响沉积态或经 过高温退火后 HfTaO 薄膜的相结构。轻度 Ta 掺杂所 形成的富 Hf 的 HfTaO 薄膜(Ta: $0\sim10\%$),在沉积态 或经过高温退火后形成单斜相 m-(Hf,Ta)O₂;中度 Ta 掺杂所形成的 HfTaO 薄膜(Ta: $26\%\sim50\%$),经 过高温退火后形成正交相 Hf₆Ta₂O₁₇;重度 Ta 掺杂所 形成的富 Ta 的 HfTaO 薄膜(Ta:72%以上),经过高 温退火后形成非晶态或正交相 Ta₂O₅。

同时还发现,当 Ta 掺入量>10%时,随着 Ta 掺 入量(10%、26%、50%)的增加,HfTaO薄膜的结晶 化温度分别为 800、900、950℃, Ta 掺入量继续增加到 72%,经过 950℃退火处理的 HfTaO 薄膜仍然保持非 晶态,说明 HfTaO 薄膜热稳定性明显改善。对此可以 给出如下解释:由于 HfO2 或 Ta2O5 等均属于离子化 合物,键角相对灵活,同具有良好非晶形成能力的 SiO₂相比,原子重新规则排列所需克服势垒较小,导 致易于晶化;但是,不管对于富 Hf 的 HfTaO 薄膜,还 是对于富 Ta 的 HfTaO 薄膜,当离子配位数都为 6 时,Ta⁵⁺离子半径为 0.064nm,Hf⁴⁺离子半径为0.071 nm, 掺入 Ta 的 HfO₂ 晶格或掺入 Hf 的 Ta₂O₅ 晶格会 发生严重畸变,可以抑制薄膜的结晶化过程。同时又 根据薄膜形核理论,在薄膜结晶化过程中形核所需克 服势垒即形核功 $\Delta G \propto \gamma^3 / \Delta G_v^2$ (γ 为单位面积界面能; ΔG_v 为单位体积相变自由能之差),由于掺入降低体系 自由能,降低了 ΔG_v ,从而增加形核功,晶粒尺寸增加, 导致 HfTaO 薄膜形核困难,这与 XRD 分析结果基本 一致,这将有利于 HfTaO 薄膜热稳定性的改善。





图 3 为 HfTaO 薄膜的 AFM 表面形貌和表面平 均粗糙度(R_a), AFM 形貌像显示, 不同的 Ta 掺入量 对 HfTaO 薄膜表面形貌有很大的影响。Ta 掺入量从 3%增加到 50%, 表面岛尺寸明显减小, 岛密度增大; 而 Ta 掺入量继续增加至 72%, 表面岛尺寸反而增加, 岛密度相应地减小,统计表明, $2\mu m \times 2\mu m$ 范围内薄膜 的表面平均粗糙度呈现先降后增的变化趋势, 其中 Ta 掺入量为 50%的 HfTaO 薄膜的平均粗糙度仅为0.55 nm。

图 3 还给出了,经过退火处理后 HfTaO 薄膜表面 粗糙度的变化。结合 XRD 分析结果,可以看出,经过 不同温度退火处理以后,处于非晶态的薄膜(26% Ta-HfTaO:800 C 退火;50% Ta-HfTaO:800 ~ 900 C 退 火;72% Ta-HfTaO:800 ~ 950 C 退火),其表面粗糙度 略有降低,意味着薄膜致密性增加,而薄膜处于完全晶 化或者具有一定的择优取向(如 10% Ta-HfTaO:800 ~900 C 退火;26% Ta-HfTaO:900 ~ 950 C 退火;50%Ta-HfTaO:950 C 退火),薄膜表面粗糙度会增加。





- Fig 3 Surface roughness of as-deposited and annealed HfTaO thin films with different Ta percentages; insets are AFM images for as-deposited HfTaO thin films
- 3.3 HfTaO **薄膜光学性能**

图 4(a)、(b) 给出了 HfTaO 薄膜在 190~1100nm 范围内的透射光谱及 HfTaO(Ta 约为 26%)薄膜的拟 合谱与测量结果的对比情况。从图 4(a)可见, HfTaO 薄膜在可见光波段的透射率均高于 80%,其中 HfO₂ 和 3% Ta-HfTaO 薄膜的平均透射率为 89%,略低于 $10\% \sim 72\%$ Ta-HfTaO 薄膜的平均透射率(其值为 91%),此现象可能与薄膜微结构变化、表面粗糙度等 有关。研究结果表明,具有非晶态、表面较平整的 HfTaO 薄膜(Ta 为 $10\% \sim 72\%$)的透射率略高于结晶 态、表面较粗糙的单斜相 m-(Hf,Ta)O₂ 薄膜(Ta 为 0~3%)的透射率。图 4(b)给出了 26% Ta-HfTaO 薄 膜的透射谱及其拟合曲线,拟合曲线以一阶 Sellmeier 方程为基础,可以看到拟合曲线与实际透射谱符合得 很好,平均误差<1%,显示拟合数据是可信的,由透射 谱的拟合可以得到薄膜的厚度、折射率和消光系数。



- 图 4 不同 Ta 掺入量的 HfTaO 薄膜的透射光谱,26%Ta-HfTaO 薄膜透射谱的拟合谱、实验谱、折射率和消光 系数曲线以及不同 Ta 掺入量的 HfTaO 薄膜 a^{1/2}-hv 的关系曲线
- Fig 4 Optical transmittance spectra of HfTaO films with different Ta percentages, experimental and fitting spectra of 26% Ta-HfTaO films, the inset is variation of refractive index and extinction coefficient with wave-length, the $\alpha^{1/2}$ -hv relationship of HfTaO films with different Ta percentages

薄膜的光学带隙可由关系式 $\alpha \propto (hv - E_g)^m$ 来处 理,其中 α 为薄膜的吸收系数,通过薄膜的透射率 T 和 薄膜的厚度 d,由 $\alpha = -\ln(T)/d$ 可以求得吸收系数 α , hv 为光子能量, E_g 为光学带隙,m=1/2对应于直接带 隙光学跃迁,m=2 对应于间接带隙光学跃迁。实验中 采用 $\alpha^{1/2} - hv$ 关系式来处理光学带隙,曲线的线性部 分在横坐标上的截距就是光学带隙 E_g ,图 4(c)给出了 HfTaO 薄膜样品吸收做的关于 $\alpha^{1/2}$ 与 hv 关系的拟合 结果。

图 5 给出了不同 Ta 掺入量的 HfTaO 薄膜的光 学带隙和折射率,为了进行实验对比,也沉积了 HfO₂ 和 Ta₂O₅ 薄膜,其光学带隙分别为 5.29 和4.15 eV。 有关文献[9,10]报道称 HfO₂ 的光学带隙为 5.25~ 5.8eV,而对于 Ta₂O₅,文献报道[4,11]光学带隙为 4 ~4.2eV,这些与我们的实验结果基本吻合,这种差别 主要来自于制备条件和基片的不同引起薄膜结构的差 异。由图 5 可以看出,随着 Ta 掺入量的增加,HfTaO 薄膜的光学带隙从 5.03eV(3% Ta)单调降低到 4. 26eV(72%Ta),这是由于 Ta₂O₅ 的光学带隙比 HfO₂ 小造成的,Ta 掺入量对 HfTaO 薄膜的光学带隙有明 显的调节作用。因此可以改变 Ta 掺入量来调节 HfTaO 薄膜的禁带宽度,如表 1 所示。





Fig 5 The optical bandgaps and refractive indices of HfTaO thin films with different Ta concentration

表 1 不同 HfTaO 薄膜的光学性能

Table 1 The optical properties of HfTaO films with different Ta percentages

Ta 掺入量	薄膜厚度	光学带隙	550nm 处	550nm 处
	d(nm)	$E_{\rm g}({ m eV})$	折射率 n	消光系数 k×10 ⁻³
HfO_2	141	5.29	1.90	8.61
3%-HfTaO	125	5.03	1.96	6.4
10 [%] −HfTaO	160	4.54	1.95	2.75
26%-HfTaO	186	4.37	2.01	1.48
50%-HfTaO	294	4.32	2.05	1.67
72%-HfTaO	490	4.26	2.10	0.92
Ta oxide	427	4.15	2.15	0.008

由图 5 可以看出,在 550nm 处 HfTaO 薄膜的折 射率在 1.96~2.1 范围内变化,因此通过调节 HfO₂-Ta₂O₅ 薄膜中两种成分的比例在一定范围内获得不同 折射率的薄膜材料。可以看出,随着 Ta 掺入量的增 大,薄膜的折射率有不断增大趋势,其原因可能为:一 方面由于 Ta₂O₅ 薄膜折射率比 HfO₂ 高,因此增加 Ta 的掺入量会增加 HfTaO 薄膜的折射率;另一方面, HfO₂ 薄膜在沉积过程中容易失氧,薄膜中掺入 Ta 可 以促进氧化,因此增加 Ta 掺入量会减少 HfTaO 薄膜 的失氧,氧空位浓度变低,膜层更致密,折射率会升高。 4 结 论

(1) Ta 掺入量对 HfTaO 薄膜相结构有较大的 影响,随着 Ta 掺入量(10%、26%、50%)增加,HfTaO 薄膜的结晶化温度分别为 800、900、950℃,Ta 掺入量 继续增加到 72%,经过 950℃退火处理的 HfTaO 薄膜 仍然保持非晶态,热稳定性明显得到改善。

(2) 随着 Ta 掺入量的增大,原位 HfTaO 薄膜的表面平均粗糙度呈现先降后增的变化趋势,其中 Ta50%-HfTaO 薄膜的平均粗糙度仅有 0.55nm。

(3) HfTaO 薄膜在可见光波段具有较高的透射 率,达到 80%以上。

(4) HfTaO 薄膜的光学带隙 E_g 随着 Ta 掺入量 的增大而逐渐减小, E_g 的变化区间为 5. 29~4. 15eV, 折射率 *n* 随着 Ta 掺入量的增大而增大,在 550nm 处 *n* 的变化区间为 1. 90~2. 15。

参考文献

- [1] Wilk G D, Wallace R M, Anthony J M. [J]. J Appl Phys, 2001,89(10):5243-5275.
- [2] Bartic C, Jansen H, Campitelli A, et al. [J]. Organic Electronics, 2002, 3:65-72.
- [3] Kukli K, Aarik J, Aidla A, et al. [J]. Thin Solid Films, 1995,260:135-142.
- [4] Zhao C, Witters T, Breimer P, et al. [J]. Microelecronic Engineering, 2007, 84:7-10.
- [5] Jogi I, Kukli K, Ritala M, et al. [J]. Microelectronic Engineering, 2010, 87:144-149.
- [6] Zhang M H, Rhee S J, Kang C Y, et al. [J]. Appl Phys Lett, 2005, 87(23): 232901-232903.
- [7] Mardare A I, Ludwig A, Savan A, et al. [J]. Electrochim Acta, 2010, 55:7884-7891.
- [8] Atanassova E, Georgieva M, Spassov D, et al. [J]. Microelectronic Engineering, 2010, 87:668-676.
- [9] Aarik J, Mändar H, Kirm M, et al. [J]. Thin Solid Films, 2004, 466: 41-47.
- [10] Toledano-Luque M, San Andrés E, del Prado A, et al.
 [J]. J Appl Phys, 2007, 102(4):044106-044108.
- [11] Babeva Tz, Atanassova E, Koprinarova J. [J]. Phys Stat Sol (a),2005,202(2):330–336.

Thermal stability and optical properties of HfTaO films prepared by reactive RF magnetron sputtering

MA Chun-yu, MIAO Chun-yu, LI Shu-lin, WANG Wen-juan, ZHANG Qing-yu

(Key Laboratory of Materials Modification by Laser, Ion and Electron Beams,

Dalian University of Technology, Ministry of Education, Dalian 116024, China)

Abstract: Effects of Ta doping on microstructure, surface morphology, band gap and optical properties of HfO₂ thin films deposited by reactive RF magnetron sputtering have been investigated by X-ray diffraction (XRD), atomic force microscopy (AFM) and spectrophotometry. The results indicate that the introduction of Ta can improve the film crystallization temperature to 800,900 and 950°C for HfTaO thin films containing 10% Ta,26% Ta and 50% Ta,respectively. When the ratio of Ta/Hf+Ta is about 72%, the film remains amorphous at a high temperature up to 950°C. Thermal stability of the amorphous HfTaO film was significantly improved by the controlled addition of Ta. AFM results show that the amorphous HfTaO film is smooth. Refractive indice of the films increases from 1.90 to 2.15 with increasing Ta percentage. E_g was determined to be in the range 4.15-5.29 eV, the band gap energy of the HfTaO films as a function of increasing Ta percentage decreases. Key words: HfTaO films; magnetron sputtering; thermal stability; optical properties