

# 炭化チタンの表面修飾による 低摩擦・省エネルギー金型の作成

齊藤

T. Saito

## 1. 緒言

超硬合金で作製された金型に対して様々な機能付加を 目的とした機能性薄膜コーティングが行われている。この コーティングに伴う耐摩耗性、濡れ性、潤滑性、離形性の 向上による長寿命化や高機能化によってランニングコス トの低減や金型の多様化に貢献している。現在、硬質膜コ ーティングとして Ti 系薄膜コーティングが一般的に用い られている。Ti系薄膜コーティングとしてはTiの炭化物、

窒化物、炭窒化物である TiC、TiN、TiCN の薄膜が多く用 いられている[1]。Ti 系薄膜コーティングの作製方法とし て代表的なものに CVD 法(Chemical Reactive Deposition)、

PVD 法(Physical Vapor Deposition)がある[2]。PVD 法は低温 製膜が可能であるため母材精度を保つことが可能である が、CVD 法に比べ密着性やつき回り性の点で劣る[3]とい うことが報告されている。しかし、PVD 法の中でもスパ ッタ法は、膜を形成する粒子の持つエネルギーが数 10eV と非常に大きく(真空蒸着法では約 0.2eV)、 他の PVD 法に比べ基板への付着力の強い膜を作製することが可能 である。また合金系や化合物のターゲットの組成比をほぼ 保ったまま膜作製が可能であることや精度の高い膜厚の 制御が可能であるため、連続量産に適したプロセスである と言える。

しかし、超硬合金で作製された金型に対する硬質膜コー ティングについては問題点がいくつか存在する。コーティ ングと母材の熱膨張係数が異なるためにコーティング中 に存在する残留応力によってコーティングの剥離や亀裂 の伝播が招かれる[4,5]。また超硬合金に高温の CVD 法で 製膜することで脆化層が生成されてしまうことも報告さ れている。

本研究では、炭素源に CH<sub>4</sub>、CF<sub>4</sub>、チタン源に TiCl<sub>4</sub>を用 い、RF プラズマ CVD により TiC を製膜し、TiC 薄膜の物 性に対する F 添加の効果を調べた。また、代表的なエッチ ングガスである CF<sub>4</sub>を用いたプラズマ処理や、王水などの 強酸処理で超硬合金基板の表面粗化を施してから、スパッ タ法により TiC 硬質膜を製膜することで、表面粗化による 密着性改善の可能性を評価した。

## 2. 実験方法

丈靖 \*

#### 2.1 CF<sub>4</sub>を添加した RF プラズマ CVD による TiC 製膜

炭素源に CH<sub>4</sub>、CF<sub>4</sub>、チタン源に TiCl<sub>4</sub>を用い、図1に 示す平行平板型の RF プラズマ CVD 装置で Si(100)と WC/Co 基板に TiC を製膜した。TiCl<sub>4</sub>バブラーに、H<sub>2</sub>を 96 scem で供給し、TiCl<sub>4</sub>流量が 6.94 scem になるように調 節した。RF 電力は 300 W、基板温度は 500℃にそれぞれ 設定した。実験条件を**表**1に示す。膜の配向性は XRD、 製膜速度は段差膜厚計、膜の硬度は WC/Co 基板上に作製 した試料による微小押し込み試験、膜組成は XPS、膜の濡 れ性は接触角試験器で評価した。

## 2.2 表面粗化による TiC 薄膜の密着力評価

#### 2.2.1 基板前処理

製膜前の前処理として基板の表面粗化を行った。基板に は WC-16wt%Co の超硬合金を使用した。表面粗化処理に は乾式方法として RF プラズマ反応装置を用いて CF<sub>4</sub>プラ ズマ処理を行った。実験条件については**表2**にまとめた。 湿式方法としては強酸を用いて処理を行った。溶液の組成 と条件は**表3**にまとめた。



図1 装置概略図

表1	RFプラス	マCVDに	よる	TiC 製膜条件
----	-------	-------	----	----------

RF power (W)	Pressure (Torr)	CF4/CH4 ratio (-)	C/Ti ratio (-)	Substrate temperature (°C)
300	0.7	1~10	1	500

\*大阪府立大学大学院工学研究科物質・化学系専攻化学工学分野 准教授

2.2.2 DC スパッタリングによる TiC 製膜と評価方法

表面処理を施した超硬合金基板上に DC スパッタによ り TiC を製膜した。製膜条件は表4に示す。膜厚は平均 1.91 μm であった。製膜前後の表面の形状と粗さを原子間 力顕微鏡(AFM)を用いて観察した。また XPS で化学結合 の状態を観測し、XRD で残留応力を評価した。

表2 CF4プラズマ処理条件

RF power (W)	Pressure (Torr)	CF4 flow rate (sccm)	Substrate temperature (°C)	Treatment period (min)
200, 300	0.4	50	R.T., 300, 500	15~120

表3 強酸による湿式処理条件

	王水 (HCl:HNO <sub>3</sub> =3:1)	ふつ硝酸 (HF:HNO <sub>3</sub> =1:1)	硫酸過水 (H <sub>2</sub> SO <sub>4</sub> :H <sub>2</sub> O <sub>2</sub> :H <sub>2</sub> O=3:1:1)
Treatment temperature (°C)	25, 40, 60	R.T.	150
Treatment period (min)	5,20	20	20 (+ 20 for cooling)

表4 DC スパッタリングによる TiC 製膜条件

DC power (W)	Pressure (Pa)	Ar flow rate (sccm)	Substrate temperature (°C)	Deposition period (min)
200	0.5	60	510	130



図2 CH<sub>4</sub>/CF<sub>4</sub>の流量比による TiC 薄膜の XRD 結果



## 3. 実験結果

#### 3.1 CF₄を添加した RF プラズマ CVD による TiC 製膜

 $CH_4/CF_4$  流量比を変化して TiC を製膜したときの XRD 波形を図2、ビッカース硬さを図3、接触角を図4に示した。 $CH_4/CF_4$  流量比の値を大きくすると、TiC(200)ピーク が多くなることがわかった。 $CF_4$ を加えることによって硬度が大きくなることがわかった。また、 $CH_4/CF_4=5$ , 10のとき接触角が 110°以上の高い値をとることがわかった。 $CF_4$ を添加することで疎水性を制御できると考えられる。

#### 3.2 表面粗化による TiC 薄膜の密着力評価

#### 3.2.1 基板前処理

図5に20分間の各種湿式処理を施した基板表面形状像 を示す。処理方法により、WC粒子形状、サイズが異なる。 (b),(c)ともに、平坦かつ研磨跡も残っているが、(d)では表 面が荒れ、凹凸が生じていることが分かる。



図5 WC-Co 基板表面形状像 (a)未処理,(b)ふっ硝酸(RT 20 分), (c)SPM(150°C 20 分 + 自然放冷 20 分), (d)王水(60°C 20 分 + 自然放冷 20 分)

ò

図5の平均算術粗さ Ra (nm)はそれぞれ(a) 12.3, (b) 40.9, (c) 39.7, (d) 129.1 nm である。図6に20分間の湿式処理を 施した超硬基板表面の最大高さ粗さ(Rz) と算術平均粗さ (Ra)を示す。ふっ硝酸処理、硫酸過水処理ともに、WC粒 子形状が明確になるが、粗化は進まず、王水との反応性が 最も高く、粗化も進むことがわかった。そこで、王水によ る処理5分での温度依存性とCF4プラズマ処理での処理時 間、基板温度の効果を調べた。

図7に王水と CF<sub>4</sub> プラズマ処理後の表面形態を示す。 算術平均粗さは(a) 44.3, (b) 182.5 and (c) 174.8 nm である。 (a)ではまだ研磨跡が見られ、WC 粒子の境界もはっきりと は見えていないが、(b)では 2~3  $\mu$ m、(c)では 1~2  $\mu$ m の 粒子が見られる。CF<sub>4</sub> プラズマ処理を行った基板表面では 鋭い形状の粒子、切り立った形状が見られる。



図6 20分間の各種湿式処理による基板表面の 最大高さ粗さ(Rz)と平均算術粗さ(Ra)





図9 基板表面処理後の最大高さ粗さ(Rz)と 平均算術粗さ(Ra)の処理温度依存性

図8はCF<sub>4</sub>プラズマ処理において、処理温度と処理時間 を変化させたときの算術平均粗さRaを示す。ばらつきは あるものの、温度が上がるにつれて、また、時間を延ばす につれてRaが大きくなることがわかる。Barlettaらは処理 後の超硬合金基板表面Raが60nmを超えているとき、密 着性が向上することを報告している[4]。CF<sub>4</sub>プラズマ処理 をした基板では、ほぼすべてで密着性が向上することが期 待される。図9は王水処理(5分間)とCF<sub>4</sub>プラズマ処理 (30分間)において、算術平均粗さRaと最大高さ粗さ Rzの温度依存性を示す。

図10はXPSによって測定されたWC-Co基板表面の(a) W, (b) C,(c) Co の化学結合状態を示している。(c)では 779.1 eV と 794.0 eV のピークが金属 Co の存在を示して いる。しかし CF<sub>4</sub>プラズマで処理した場合、Co2p3/2 のピ ークが 779.1 eV から 783.3 eV にシフトしている。このこ とから CoF<sub>2</sub>が生成されていることがわかる。また、W と C のピークも CF<sub>4</sub>プラズマ処理後には小さくなっている。 これは WC が CF<sub>4</sub>プラズマ中の F<sup>+</sup>および e と反応して WF<sub>6</sub> と CF<sub>4</sub>が生成されるためである。一方王水処理した基板で は Co のピークが消滅している。王水処理では CF<sub>4</sub>プラズ マ処理と比較してバインダーである Co を選択的に取り除 くことが可能であることがわかる。

図11は算術平均粗さ Ra と TiC コーティング後のスク ラッチ試験結果との関係である。垂直荷重は 0 から 30N まで 10N/mm で大きくしていき、臨界荷重(最初に剥離が 生じる垂直荷重)を求めた。 $CF_4$ プラズマ処理後の基板上の TiC コーティングでは Ra = 150.3 nm のとき垂直荷重が 30N に到達しても剥離が見られなかった。しかし Ra = 247.8 nm のとき臨界荷重の値は 3.8 から 25 Nの間で幅が あった。このときの最も低い 3.8N という値は基板表面処 理を行っていない場合の臨界荷重と同様の値である。これ







図11 基板表面の平均算術粗さ(Ra)とスクラッチ試験 による TiC 膜の臨界荷重の関係



TiC 膜中の残留応力の関係

は基板処理後の基板表面に存在する WC の鋭い粒子形状 とスパッタ法で作製された TiC コーティングの乏しい段 差被覆性が原因である。王水処理後の基板では Ra = 182.5 nm のとき最も大きな臨界荷重の値を得られたが 30N 以下 で剥離が見られた。

図12に基板表面の算術平均粗さRaに対する2 $\theta$ -sin<sup>2</sup>Ψ 法で求めたTiCコーティング中の残留応力の関係を示す。 2 $\theta$ -sin<sup>2</sup>Ψ法は格子面距離の相対変化から残留応力を求め る方法であり、応力が作用すると結晶格子がひずむため、 格子面間隔 d が変化することを利用している。実際には、 入射角Ψを変化させた時の回折角 2 $\theta$ の変化を用いて格 子面間隔を評価するものである。縦軸に 2 $\theta$ 、横軸に sin<sup>2</sup>Ψをプロットすると、その直線の傾きから応力が得ら れる。ここでは、基板表面処理をすることで算術平均粗さ が増加し、残留応力が引張応力から圧縮応力に変化してい ることがわかる。この応力変化は密着強度にも影響すると 考えられるため、凹凸と合わせて今後検討が必要である。

## 4. 結言

AFM による表面形態の評価及び XPS による表面元素分析によって、 $CF_4$ プラズマで 500°C30 分間処理することで Ra 値 250 nm の粗さを得た。また、湿式処理では王水が最も効果的であり、60°C5 分間の処理で Ra 値 180 nm の粗さを得ることが出来た。また、王水処理では表面の Co が選択的に取り除かれていることが分かった。

 $CF_4$ プラズマ処理後 Ra 値 150 nm の WC-Co 基板に対し て、DC スパッタで TiC コーティングを施したところ、30 N 以上の臨界荷重を得られた。

CVD を用いて、段差被覆性と密着力の関係をより詳細 に調べる必要や、表面の凹凸とコーティング層の硬度を維 持することが今後の課題としてあげられる。

## 謝 辞

本研究は、公益財団法人天田財団からの(一般研究開発)助 成により実施した研究に基づいていることを付記すると ともに、同財団に感謝いたします.また、AFM と XPS は それぞれ大阪大学産研ナノテクノロジー設備供用拠点及 び東京大学工学研究科マテリアル工学専攻霜垣研究室に ご協力頂いた。関係各位に深く感謝する。

## 参考文献

- 1) S.Hogmark et al., Wear, 246, p.20 (2000)
- S.Koseki et al, Surface & Coatings Technology, 283,p353 (2015)
- 3) 河田 一喜ら,(2007),「プラズマ CVD 法による高離型性 金型表面処理技術の開発」,『素形材』,49(12),p15
- 4) M.Barletta et al., Wear, 271, p.2016 (2011)
- 5) J.García et al., International Journal of Refractory Metals and Hard Materials, 56, p27, (2016)