# 損傷力学モデルを利用した鋼材切削時の構成刃先脱落現象に関する検討 Investigation into an Omission Mechanism of Built-up Edge based on Damage Mechanics Model

精密工学専攻 19号 菊地洋志

#### Hiroshi Kikuchi

# 1. 緒言

切削加工において仕上げ面粗さを悪化させる主要因の 一つに構成刃先がある<sup>(1)</sup>.自動車部品や OA 機器などのメ ーカは主要な部品製造において快削鋼を用いる事によっ て切削加工時の構成刃先を抑制し,高効率化と高精度化を 両立させている.従来,快削成分として鉛を添加していた が,近年では環境負荷物質の規制を自主目標に掲げる企業 が多くなり,これに応える形で非鉛快削鋼が開発され始め, 再び構成刃先対策が重要な課題となっている.

構成刃先のライフサイクルは発生・成長・脱落から構成 され,発生に関しては親和性<sup>(2)</sup>や凝着力<sup>(3)</sup>による考察,成 長に関しては被削材ミクロ組織の不均一性<sup>(4)</sup>や被削材不 均質部の応力集中効果<sup>(5)</sup>による考察,脱落に関してはすく い面上のせん断力<sup>(3)</sup>による考察が成されている.以上を要 すると次の様に構成刃先のライフサイクルは考えられる.

図 1 に示す様に工具刃先における被削材の破壊によっ て生じた被削材新生面は工具面との親和性に応じて凝着 する. 凝着後の被削材挙動は結合強度の大小によって決ま る. 結合強度が小さい場合は凝着が生じても凝着層の塑性 変形(6)によって被削材/工具間界面が不安定積層配置的に なり, 凝着層は直ちにせん断破壊を起こす. その結果, 凝 着の工具刃先への影響はわずかとなり工具刃先形状が被 削材仕上げ面に転写され, 典型的な流れ型の切りくずが生 じる. 結合強度が大きい場合は常に凝着する. 凝着層は切 削に伴う塑性流動<sup>(6)</sup>によって加工硬化が生じ,母材に比べ て変形抵抗が増加する.これに引き続き、図 1(a)に示す 凝着層に隣接する母材の柔らかな層,硬い層も塑性流動と これに伴う加工硬化が開始する(7). 両層の変形抵抗は共に 増加するが硬い層に挟まれた柔らかい層がスクイズアウ トされ、結果として図 1(b)の様に加工硬化した母材の硬 い層が凝着層の上に積層する.同層は凝着層上部と同材種 である為に親和性が高く凝着する.被削材内部で同様なス クイズアウトと凝着が発生し、これが構成刃先の成長とな る. 成長した結果, 切削によって生じる背分力方向のせん 断力が界面の結合強度を超えた場合に構成刃先は脱落す ろ.

脱落に関して既存の研究<sup>(3)</sup>では,被削材/工具界面の結 合強度(凝着力)と摩擦分力方向のせん断力のバランスだ けで脱落するとしている.通常,一つの外部変数のバラン スのみでは,構成刃先の様な周期的な現象は発生せず,一 つの平衡状態に収束する.従って,構成刃先は非平衡状態 にあると考えられ,内部状態を考慮しなければならない. そこで本研究では構成刃先の内部状態の変化を考慮した 被削材/工具界面モデルを導入し,構成刃先の発生と脱落 を議論する.同モデルに対して凝着面積率および損傷面積 率という内部変数を用い,その時間変化を分子軌道法計算 と損傷力学を利用して見積もった.その結果,構成刃先の 脱落周期を見積もる事が可能となった.同結果は仕上げ面 粗さを悪化させる構成刃先の抑制にも繋がる知見である と思われるので報告する.



# 2. 構成刃先凝着理論

#### 2.1 遷移状態理論の援用

本研究では脱落を論ずるので前述の結合強度が大きい 場合を対象とする.既存の研究によると切削界面における 凝着に関して鋼材切削時のベラーグは工具に凝着しても 化学反応はしていないと考察されている<sup>(8)</sup>.この報告と構 成刃先は周期的に脱落するという事実より,被削材/工具 間の凝着は非平衡状態にあり,結合は遷移状態論を含むべ きであると類推する事ができる.そこで本研究では被削材 /工具間の凝着をポテンシャルの井戸と呼ばれる被削材/ 工具原子から定まるポテンシャルエネルギ曲線の極小に 被削材原子が存在し,その後,原子振動によって極小から 離脱する簡単なモデルによって近似できるとする.すなわ ち被削材原子は工具表面特定サイトでの離脱(凝着してい ない)状態から,遷移状態となるポテンシャルの障壁を越 えて凝着状態となるというモデルを考える.

さて,工具すくい面上に凝着する被削材面積率の時間変 化は次式のように表現される<sup>(9)</sup>.

$$\dot{\theta} = \frac{k_a}{N} (1 - \theta) \tag{1}$$

ここで、 $\theta$ は凝着面積率、 $k_a$ は凝着速度定数、Nは工具す くい面上のメタルコンタクト領域に存在する凝着可能サ イト数の単位面積あたりの個数である.工具表面を図 2 に示す一様なタングステン結晶面(W-W 間:2.9[Å])だと し、タングステン一原子上に被削材一原子が凝着出来ると すると、凝着サイト数Nは 1.37×10<sup>19</sup>[1/m<sup>2</sup>]となる.

次に、凝着速度定数を求める. 図 2 において状態 X から遷移状態 Y を通り状態 Z へ状態変化する場合を考える. 遷移状態 Y を不回帰点とする事で、状態 X と遷移状態 Y の間に準平衡状態を仮定する事ができる. そこで平衡状態 を仮定した質量作用の法則を用いると、遷移状態の速度が Maxwell-Boltzmann 速度分布に従う事となる. これを用い て遷移状態方程式を解く事で状態 X から状態 Z へ状態変 化する際の速度定数, すなわち凝着速度定数 k<sub>a</sub> を求める 事ができる.

$$k_a = \left(\frac{k_B T}{2\pi n}\right)^{1/2} \frac{n_Y}{n_X} = \left(\frac{k_B T}{2\pi n}\right)^{1/2} \frac{q_Y}{q_X} \exp\left(-\frac{\Delta E_a}{k_B T}\right) \quad (2)$$

ただし、 $k_B$ はボルツマン定数、Tは温度、mは粒子の質量、  $n_X \ge n_Y$ は状態 X と遷移状態 Y の濃度であり、 $q_X \ge q_Y$ は 状態 X と遷移状態 Y の単位面積あたりの分配関数である. また  $\Delta E_a$ は状態 X と遷移状態 Y のエネルギ差(活性化エネ ルギ)である.状態 X と状態 Z では基底状態の調和振動子 の分配関数を持つとする.この時の分配関数は

$$q = \frac{\exp(-h\nu/2k_BT)}{1 - \exp(-h\nu/k_BT)}$$
(3)

となる.ただしhはプランク定数,vは原子の基底状態に おける振動数である.式(3)を式(2)に代入すると,凝着速 度定数 k<sub>a</sub>は次式となる.

$$k_a = \nu_a \exp\left(-\frac{\Delta E_a}{k_B T}\right) \tag{4}$$

求めた凝着速度定数を式(1)に代入する事で,凝着面積率 θの時間変化を求める事が出来る.



Fig. 3 Transition state model

#### 2.2 被削材/工具界面モデル

被削材/工具界面を図4に示すような、工具面に対して 垂直な軸のみの一次元四原子モデルにて近似する. 凝着速 度定数を求めるために必要な活性化エネルギと基底状態 での振動数は,同モデルで被削材界面原子以外の三原子を 固定し、被削材界面原子のみを一軸上で動かした際(図 4 中のXを変化させる)に得られる系のポテンシャルエネル ギから求める.なお、切削時の工具刃先では破壊現象を伴 うため,切削の進展に伴い構成刃先内部の空孔は増加する と考えられる.そこで,空孔濃度の変化を図4中のX0を 変化させて表す. Fe-Fe 間の平衡核間距離は 2Å であるか ら X<sub>0</sub>=2Å の時に空孔濃度 0%とする.便宜的に,X<sub>0</sub>に空 孔 0.5 個, 1 個, 1.5 個に相当する 1 Å, 2 Å, 3 Å を加える 事で空孔濃度14%,25%,33%の状態を表現し、構成刃先 内部状態の変化を考慮した.系のポテンシャルエネルギ計 算及び基底状態での振動数計算は分子軌道法計算ソフト Gaussian03 を用いて行った.

図 4 のモデルから求めた各空孔濃度でのポテンシャル エネルギ曲線を図 5 に示す.また、ここから求めた凝着速 度定数  $k_a を表 1$  にまとめる.算出した  $k_a を$ 用いる事で式 (1)から凝着面積率  $\theta$ の時間変化を求める事が可能となる.



 Table. 1
 Adhesion equation constants



## 3. 構成刃先脱落理論

#### 3.1 損傷力学

損傷力学は,弾性変形,塑性変形,ひずみ速度の影響, 疲労試験,破断などを含む金属材料の力学特性をモデル化 する理論として,ほとんど唯一の理論体系であると考えら れる<sup>(10)</sup>.そこで本研究では,構成刃先脱落現象に損傷力 学を利用する.

切削加工がある程度進展すると,損傷面積率が増加し, 凝着面積率が減少すると考えられる.この損傷発展方程式 は,Lemaitre<sup>(11)</sup>により統一モデルとして提案された以下の 形式を採用する.

$$\dot{D} = \left(-\frac{Y}{S}\right)^{s} \dot{\mathcal{E}}_{eq} \tag{5}$$

上式(5)において,損傷が発展する条件は以下のとおりになる.

$$\dot{D} = 0, \ \mathcal{E}_{eq} < \mathcal{E}_{pd}$$
の場合 (6・a)

$$\dot{D} > 0, \, \mathcal{E}_{eq} \ge \mathcal{E}_{pd} \,$$
および $\sigma_{eq} \ge \sigma_f \,$ の場合 (6·b)

$$0 \le D \le D_{cr} \tag{6.c}$$

すなわち,累積相当ひずみ  $\varepsilon_{eq}$ が損傷発生限界ひずみ  $\varepsilon_{pd}$ に達し,相当応力  $\sigma_{eq}$ が疲労限  $\sigma_f$ を超えているとき,式(5) に従い損傷が発展する.損傷面積率 D の最大値はクラッ ク発生限界損傷値  $D_{cr}$ である. S および s は材料定数であ る.式(5)中の弾性ひずみエネルギ解放率 Y は次式(7)に より表現される.式(7)中の  $R_v$ は三軸関数であり,式(8) に表される.

$$-Y = \frac{\sigma_{eq}^{2}}{2G(1-D)^{2}}R_{v}$$
(7)

$$R_{\nu} = \left[\frac{2}{3}(1+\nu) + 3(1-2\nu)T_{x}^{2}\right]$$
(8)

式(7),(8)において Gは横弾性係数,vはポアソン比, $T_x$ は応力三軸度である.また,材料定数 Sは式(9),損傷発 生限界ひずみ  $\varepsilon_{pd}$ は式(10)で表現される<sup>(11)</sup>.

$$S = S_0^{\ p} \left( 1 + c_s \dot{\mathcal{E}}_{eq} \right) \tag{9}$$

$$\boldsymbol{\mathcal{E}}_{pd} = \boldsymbol{\mathcal{E}}_{pd0} (1 + c_{\varepsilon} \dot{\boldsymbol{\mathcal{E}}}_{eq}) \tag{10}$$

### 3.2 各パラメータの導出

損傷面積率の D の時間変化を求めるためには,式(5) ~ 式(10)中のパラメータ値が必要になる.都井らの研究<sup>(10)</sup>により,鋼材 SM490A におけるパラメータ値は表 2 のようになる.式(7)中の横弾性係数 G は同鋼材における縦弾 性係数 E=210[GPa],ポアソン比 v=0.3<sup>(11)</sup>により G=80.8[GPa]とする.また,応力三軸度  $T_x$ は Lemaitre, Desmorat<sup>(12)</sup>による報告により 0.58 という値が提案されているため,これを採用する.

#### Table. 2 Material constants for SM490A

s	$S_0^p$ [MPa]	$C_s[sec]$	E <sub>pd0</sub>	$C_{\varepsilon}[\text{sec}]$	D <sub>cr</sub>
1	0.47	0.3625 × 10 <sup>-3</sup>	0.110	-0.3750 × 10 <sup>-4</sup>	0.53

### 3.2.1 切削実験と切屑観察

式(5)中の相当ひずみ速度 $\dot{\varepsilon}_{eq}$ を求めるため, SM490A板 材端面に対し乾式二次元切削を行い,切屑観測を行った. 切削条件を表3に,各切削速度で生成された切屑および切 屑厚さを図6に示す.

Table. 3         Cutting condition				
Work piece	SM490A			
Tool	Cemented carbide K10			
Rake angle	0 degree			
Flank angle	20 degree			
Cutting speed	10, 15, 20 m/min			
Depth of cut	0.1 mm			
Width of cut	4.5 mm			



(a) V=10m/min (b) V=15m/m (c)V=20m/min Thickness=1.37mm Thickness=1.06mm Thickness=0.87mm **Fig. 5** Shape of chip

#### 3.2.2 実験結果

一般的に構成刃先が発生するとせん断角が大きくなり 切屑が薄くなる.また,切屑裏面から光沢が失われる.

ここで図5より,切削速度の増加に伴い切屑が薄くなる ことが分かる.また,切屑裏面を観察すると,切削速度 10[m/min]では滑らかなのに対し,それ以上の切削速度で はえぐられた箇所がみられた.以上のことより,切削速度 15,20[m/min]では構成刃先が発生していると考えられる.

### 3.2.3 ひずみ速度算出

切削速度 15[m/min]における切屑の側面をエメリー紙お よびアルミナで鏡面に仕上げ,ナイタール(0.3%硝酸エタ ノール)にてエッチングした. 処理面を SEM で組織観察 した結果を図 6 に示す.

同図(b),(c)中に組織の流れを点線矢印で示した.これ より,工具すくい面から236[µm]の範囲で切屑にひずみが 生じていると考えられる.この値を用いてひずみ速度 $\dot{\boldsymbol{\varepsilon}}$ を 求める.二次元切削の力学的関係から切削速度15[m/min], 切屑厚さ1.06[mm],切り込み0.1mmにおける切屑排出速 度 $V_c$ を求めると,0.023[m/min]となる.よって,工具すく い面上切屑ひずみ速度 $\dot{\boldsymbol{\varepsilon}}$ =0.023/236[µm]=97[1/s]となる.



(b)Edge of chip section (c)Inside of chip section Fig. 6 Strain range on rake face

### **Fig. 0** Strain range on rake face

# 3.2.4 相当ひずみ速度,相当応力算出

すくい面上の工具-被削材間を平面ひずみ状態と考え, せん断応力  $\tau$ とせん断ひずみ  $\gamma$  のみが働くとすると,相当 ひずみ増分  $d\epsilon_{eq}$ とミーゼスの相当応力  $\sigma_{eq}$ は次式のとおり になる.

$$d\varepsilon_{eq} = \frac{d\gamma}{\sqrt{3}} \tag{11}$$

 $\sigma_{eq} = \sqrt{3\tau}$  (12) 式(11)と前項で求めたひずみ速度 $\dot{E}$ より式(5)中の相当ひ ずみ速度 $\dot{E}_{eq}$ =56[1/s]となる.ここで,被削材 SM490A の 引っ張り強さは 490[MPa]であり,せん断抵抗は引張り強 さの 60%~80%程度と言われている<sup>(13)</sup>.また,鋼材の引

張強さは一般的に温度と共に低下する<sup>(14)</sup>. これらの事実 と,式(12)より 400,500,600℃における相当応力を表4に まとめる.

 Table.4
 Equivalent stress in various temperature

Temp[°C]	400	500	600
σ <sub>eq</sub> [MPa]	341	203	101

# 4. 構成刃先脱落周期シミュレーション

求めた凝着面積率,損傷面積率の時間発展式から構成刃 先脱落周期をシミュレーションする.流れは以下のとおり である.

切削加工が開始すると,ほとんどの場合被削材は工具界 面に付着し,構成刃先の足場となる<sup>(2)</sup>.また,この付着は 化学的な機構での凝着であると知られている<sup>(2)</sup>.このため, 先ずは式(1)に従い凝着面積率が増加していく.その後あ る程度加工が進行すると,被削材/工具界面でのひずみが 損傷発生限界ひずみに達し,式(5)に従い損傷面積率が増 加し,その分凝着面積率は減少する.損傷面積率がクラッ ク発生限界損傷値に達した時点で,被削材/工具界面でマ イクロクラックが発生<sup>(10)</sup>し,構成刃先が脱落すると考え る.以上の過程を一周期とし,構成刃先脱落周期を予測す る.図7に被削材/工具界面温度 500℃,600℃,700℃に おける空孔濃度 14%,25%でのシミュレーション結果を示 す.

一般的に鋼材切削の場合,①構成刃先生成・脱落周期は 5~30ms,②切削温度の上昇に伴い構成刃先は凝着しやす くなり周期が遅くなる、と言われている<sup>(15)</sup>.図7(a),(b) における空孔濃度25%の凝着面積率は小さく、構成刃先 が成長出来ていないと考えられる.その他の構成刃先が成 長出来ていると考えられる結果において、脱落周期・傾向 共に通説に近いシミュレーションが可能である.





Cycle time of Built-up Edge omission(14%):4ms Cycle time of Built-up Edge omission(25%):2.1ms





Cycle time of Built-up Edge omission(14%):10ms Cycle time of Built-up Edge omission(25%):2.1ms



Cycle time of Built-up Edge omission(14%):33.5ms Cycle time of Built-up Edge omission(25%):5.4ms **Fig. 7** Built-up Edge omission cycle simulation

# 5. 結言

- 構成刃先の脱落について考察を行い,次の結果を得た. (1)構成刃先の内部状態変化を考慮した界面モデルを提 案した.
  - (2)提案したモデルに対し分子軌道法と損傷力学を用い、 通説に近い構成刃先脱落周期シミュレーションが可 能である。

本研究は仕上げ面粗さを悪化させる構成刃先の抑制に 繋がる知見になると考えられる.

#### 参考文献

- 片山昌,削られる側の視点論点,仕上げ面粗さと構成刃 先生成の予測,機械技術,45-1(1997) pp. 106-111.
- (2) 竹山秀彦ら,構成刃先に関する基礎研究(第1報,構成刃 先の発生),機械技術, 32-242(1966) pp. 1563-1579.
- (3) 鳴瀧良之助ら,構成刃先の生成,脱落機構に関する研究, 機械技術, 36-290(1970) pp. 1754-1760.
- (4) 片山昌ら、鋼のミクロ組織の不均一性に着目した構成刃 先成長モデル、精密機械、62-9(1996) pp. 1345-1349.
- (5) 橋村雅之ら、環境にやさしい低炭非鉛快削鋼の開発、新日鉄技報、386(2007) pp. 42-46.
- (6) 桜本拓也ら、切削工具すくい面上摩擦分力の予測法に関 する一試案,精密工学会誌(掲載可)
- (7) 竹山秀彦ら,構成刃先に関する基礎研究(第2報)構成刃
   先の成長機構,精密機械,34-403(1968) pp. 537-540.
- (8) 臼杵年ら、コーテッド工具における Belag の生成と工具 摩耗、精密工学会大会学術講演会講演論文集、(2009) A06
- (9) 慶伊富長,反応速度論,東京化学同人,東京(1969)
- (10)都井裕ら,損傷力学モデルによる金属材料の力学特性の 同定と予測,日本機械学会,69-679(2003) pp. 30-37.
- (11) Lemaitre, J., A Course on Damage Mechanics, 2nd ed.,(1996), 1-228, Springer
- (12) Lemaitre, J and Desmorat, R., Engineering Damage Mechanics(2005), 1-88, Springer
- (13)高橋幸雄、プレス打ち抜きと型設計、日刊工業新聞社、 東京(1970)
- (14) 富士明良,工業材料入門,東京電機大学出版局,東京(2009)
- (15)牧野亮哉ら、低炭素鋼切削における構成刃先現象、精密 機械、**39**-3(1973) pp. 299-305.