U.D.C. 669.15.27.018.252.3

低W高速度鋼の恒温変態処理と焼戻Ar"変態 および切削耐久力について

雄*** 田 朝 田中和夫** 小柴定雄* 稲

Low W Content High Speed Steel

-Isothermal Transformation Treatment, Ar" Transformation in Tempering, and Cutting Durability-

> By Sadao Koshiba, D.S.E., Kazuo Tanaka and Asao Inada Yasugi Metallurgical Laboratory, Yasugi Works, Hitachi, Ltd.

Abstract

This article is a report of the writers' study on the low W content high speed steel, particulary in regard to its isothermal transformation treatment, Ar" transformation in tempering process, the change in $I\infty$ and the duability of cutting quality, and the correlations found between them. In their research two types of specimens were used, i.e. X1 and X3 steels. And the results of their research are as summarized below :

When these specimens are held in hot bath at 250 and 300°C for long time, Bainite is formed in their structure to stabilize the residuous austenite, and by restraining thereby the occurrence of the so-called primary Ar" transformation, it allows the austenite to remain in large amount even after the cooling process. In the tempering process, the secondary Ar" point is raised and the expansion due to γ trnasforming into a becomes obvious. When the hot bath temperature is increased to 600°C the tempering Ar" point is lowered on the contrary and the expansion remains low. The $I\infty$ is proved generally low when the hot bath treatment is applied over long period at 250°C or 300°C, the latter temperature giving a larger effect. This is indicative of the abundant existence of the residuous austenite. At 600°C, however, the result is reversed and the $I\infty$ increases as the hot bathing time is prolonged.

On the other hand, such a tendency is showing that steels held long in the temperature range fitted to the formation of Bainite preserves their cutting durability. In this respect, however, it seems that a further stuy is needed before the fact is established.

[I] 緒

高速度鋼の熱処理に関しては従来から多数の研究がな されている。ことに低W高速度鋼については、さきに著

言

日立製作所安来工場冶金研究所 工博 * ** *** 日立製作所安来工場冶金研究所

- May

×

者の一人が(1)詳細に発表した。しかして高速度鋼の切削 性能はその熱処理により著しく左右されるが、近時特に 米国においては、これが性能をより向上せしめるため熱 処理方法として Austemper, Double Austemper およ び Martemper 処理などが行われている。一方国内にお いても歪および焼割防止などの点から Austemperr 処

1408 昭和29年9月

立 評

論

日

第36卷第9号

理に関する研究はかなり行われているが, 切削性能にお よぼす影響などについては, あまりその発表をみない。

著者らは低W高速度鋼について,その切削性能をさら に向上せしめんとするものであるが,本研究はまず熱浴 温度および保持時間の焼戻 Ar" 点におよぼす影響なら びに切削耐久力との関係について実験し,これが熱処理 上の参考に供する次第である。

〔II〕 試料および実験方法

実験に用いた試料の化学成分は第1表に示す。X1 お よび X3 はいずれも日立製作所安来工場製品で, JIS 規 格6種および4種相当品である。試料寸度は熱膨脹試料 7 ∮×70 mm, 飽和磁気の強さ I∞ 測定は 5 ∮×120 mm および切削試験用バイトは 12 mm 角, 長さ 60 mm で 一端をあらかじめバイト型に荒削し熱処理した。なおこ れらの試料は初め 880°C で完全焼鈍を行つた。焼入炉 はソルトバスを用い,900°Cに10分子熱後バイトは1.5 分,その他は1分浸漬した。焼入温度は X1, 1,280°C および X3は1,300°Cとした。しかる後100~600°Cの 各熱浴に急冷し, 10 分~10 時間保持後 50°C の油中に急 冷した。これらの各試料により切削試験および 600°C 焼 戻における Ar"変態の生起状況ならびに弾動電流計法 による Ⅰ∞ を測定し、これより残留オーステナイトの変 化を調べた。なお切削試験における被切削材は Ni~Cr 鋼 140 \$×700 mm で、ブリネル硬度 350 のものを用い た。その主成分は C 0.31%, Ni 2.65% および Cr 0.8% である。

第1表試料の化学成分

Table 1. Chemical Composition of Specimen

錮	種	符号	С	Si	Mn	Р	s	Cr	W	v	Co
X 1	1	X 1	0.73	0.18	0.50	0.021	0.005	4.36	10.66	1.70	
Χ (000	X 3	0.75	0.04	0.44	0.018	0.006	4.03	14.70	1.68	9.37



- 第1図 X1 の熱浴温度および保持時間と硬度との 関係(最高加熱温度 1,280°C)
- Fig.1. Relations between Hot Bath Temperature, Holding Time and Hardness of X1 (Max. Temp. 1,280°C)

〔III〕実験結果

(1) 熱浴温度および保持時間と硬度との関係

前述のバイト試料を用い、それぞれの最高加熱温度か ら熱沿 100~500°C に 10 分~10 時間保持し, 各時間恒 温変態を行わしめた後油冷したものにつき硬度を測定し た。第1図および第2図はその結果を示す。まずX1の 場合熱浴 100°C ではほとんど硬度の変化を示さないが, 150 および 200°C では保持時間 10 時間で僅かに低下の 傾向を示す。250°Cでは1時間附近よりやや急激に硬度 を減少する。また 300°C では 10 分附近より硬度を低 下し,前述に比し変態進行速度の大なることが窺われる。 しかして 350,400 および 500°C の場合はほとんど変り ない。すなわちこの温度においてはオーステナイトはき わめて安定な状態にあることが知られる。またX3にお いてもその傾向はほぼ同様であるが,200°Cにおける硬 度の低下は前述のそれに比し可成り著しい。250 および 300°Cではそれぞれ保持時間2および1時間附近まで急 激に硬度を減少するが、それ以上ではあまり変りなく、



第2図 X3 の熱浴温度および保持時間と硬度との 関係(最高加熱温度 1,300°C)

Fig. 2. Relations between Hot Bath Temperature, Holding Time and Hardness of X3 (Max. Temp. 1,300°C)

この附近で概ね変態を終了しているものと思われる。し たがつて X1 に比し変態速度大なることが思考される。 つぎにこれらの試料につき顕微鏡組織を調べた。第3 図および第4図は X1 および X3 の油焼入したものま た第5 図および第7 図は X1 の熱浴 200°C に 10 時間 および 300°C に1および 10 時間保持した場合の組織を 示す。すなわち 300°C では1時間で可成りの針状ベイ ナイトが現われ、時間とともにその量を増すが、この場 合針状はやや小さくなる傾向にみられる。また第8図~ 第13図は X3 についての1例を示す。熱浴 150 および



低 W 高速度鋼の恒温変態処理と焼戾 Ar" 変態および切削耐久力について



1393



第8図 X3, 1,300°C/150°C ×10h ×400 Fig.8. X3, 1,300°C/150°C



第4図 X3, 1,300°C 油焼入 ×400

Fig. 4. X 3, Oil Quenched at $1,300^{\circ}C \times 400$



第7図 X1, 1,280°C/300°C ×10h ×400 Fig.7. X1, 1,280°C/300°C



- 第3図 X1, 1,280°C 油焼入 ×400
- Fig. 3. X 1, Oil Quenched at $1,280^{\circ}C \times 400$



第6図 X1, 1,280°C/300°C ×1h ×400 Fig.6. X1, 1,280°C/300°C



400°C に 10時間保持せるものはなんら 変化が認められず前述の硬度と一致す る。300 および 350°C のものは針状ベ イナイトが明瞭に現われ,時間とともに 進行することが知られる。

(2) 熱浴温度および保持時間の焼戻 変態 Ar" におよぼす影響

熱浴100~600°Cに各時間保持し,後油 冷したものにつき本多式熱膨脹計を用い 600°C 焼戻における Ar"変態の生起状 況を調べた。なお冷却速度は 5°C/mn





第13図 X3, 1,300°C/400°C ×10h ×400 Fig.13. X3, 1,300°C/400°C ×10h ×400





 $\times 10 \text{ mn}$

 $\times 400$

第12図 X3, 1,300°C/350°C ×1h ×400 Fig.12. X3, 1,300°C/350°C ×1h ×400

1394 昭和29年9月

<u>M</u>. 評

日

論

第36巻第9号

および加熱速度は時間の関係で10°C/mnとした。まず 第14図は X1, 1,280°C および X3 は 1,300°C 油焼入 せるものについて 600°C 焼戻における保持時間の影響 を示す。すなわち X1の場合保持時間 10 分では約 297 °C および 60 分では約 321°C で,時間の長い方 Ar" 点の開始温度は高温側に移る。また Co を含む X3 は X1 に比し一般に変態温度は高いがその傾向は前者と同 様である。すなわち 10 分で約 346 および 60 分では約 358°Cで生起する。したがつて保持時間を増すことによ り, Ar" 点を上昇するが本実験では 600°C 加熱におけ る保持時間を一応 10 分とした。第15図~第23図は X1 の熱膨脹曲線を示す。すなわち熱浴 100, 150 および 200 °C にそれぞれ 10 分, 1時間および4時間保持したも のは、油焼入の場合と Ar" 点はほとんど変りない。10 時間のもの特に 150 および 200°C のものにおいては僅 かに上昇する傾向を有するとみられるもあまりあきらか でない。なお常温における膨脹の程度は10時間のものは 他に比してやや大きい。250°Cでは4時間以上保持のも のはあきらかに Ar" 点を上昇しかつ残留オーステナイ トのマルテンサイトへの変化量も大である。なおAr"点 は4時間の方が10時間に比しやや高温側にあるごとくみ られるもあまりあきらかでない。しかしてこの場合常温



第14図 X1, 1,280°C および X3, 1,300°C 油焼入 せるものゝ 600°C 焼戻における熱膨脹曲線

Fig.14. Tempering Dilatation Curve at 600°C of X1, and X3 Oil Quenched at 1,280°C and 1,300 Respectively









低 W 高速度鋼の恒温変態処理と焼戻 Ar" 変態および切削耐久力について

1395

第18図 X1の熱浴 250°C に保持し たものゝ焼戻における熱膨脹曲線 Fig.18. Tempering Dilatation Curves of X1, Held in 250°C Hot Bath 第19図 X1の熱浴 300°C に保持し たものゝ焼戻における熱膨脹曲線 Fig.19. Tempering Dilatation Curves of X1, Held in 300°C Hot Bath

第20図 X1の熱浴 350°C に保持し たものゝ焼戻における熱膨脹曲線 Fig.20. Tempering Dilatation Curves of X1 Held in 350°C Hot Bath

 \neq

ŧΧ.

50

ЩХ





100

0

200 300 400 500 600

たものム焼戻における熱膨脹曲線 Fig. 21. Tempering Dilatation Curves of X1 Held in 400°C Hot Bath たものム焼戻における熱膨脹曲線 Fig. 22. Tempering Dilatation Curves of X1 Held in 400°C Hot Bath

	1396	昭和29年9月	日	T.	評	論	第36巻第9号
--	------	---------	---	----	---	---	---------

において再び膨脹がみられる。これらの現象は 300°C の場合にも現われ,かつ2回目の膨脹は前者に比しやや 高く 50°C 附近で起る。また 350 および 400°C では保 持時間による変化はほとんど認められない。500°C の場 合もほぼ同様であるが,10時間のもの膨脹程度やや小さ い傾向にある。一方 600°C では 10 分のもの Ar" 点は 約 270°C 1時間のもの 220 および 4時間では 170~180 °C 附近とみられる。さらに 10 時間のものはほとんど膨 脹曲線が現われず Ar" 点は不明瞭である。すなわち 600°C では保持時間を増す程 Ar" 点を低温側に移行し かつ残留オーステナイトのマルテン化による膨脹は小さ い。

つぎに第24図~第32図は X3 についての結果を示す。 曲線の傾向は X1 とほぼ同様である。すなわち熱浴 100 および 150°C の場合は 10 時間のもの, Ar" 点をやや 上昇する。また 200°C においては保持時間を増す程 Ar" 点を上昇すること明瞭でかつその膨脹程度も大き く,ことに 10 時間のものは他のいずれのものより著し い。なおこの場合は加熱曲線 300°C 附近にやや膨脹が みられる。さらに 250 および 300°C の場合は1時間程 度より Ar" 点を上昇する。またこれらを比較するに1 時間のものが高く、それ以上では時間を増す程僅かに低目に現われるごとく思われるもあまりあきらかでない。 また膨脹程度も概ね同様であるが、4時間のもの僅かに大である。しかして X1 のごとく常温における膨脹は現われず、たゞ 300°C のものにややこの傾向がみられるのみである。350°C の場合もほぼ同様の傾向を示すがその程度は小さい。また 400°C では変りなく、500°C の場合は 4時間以上ことに 10時間のもの Ar'' 点をやや低下の傾向にありかつ膨脹も少ない。600°C では X1 と同様保持時間を増す程 Ar'' 点を低下することがあきらかに認められる。

これらの結果について考察するに熱浴 150°C 以下で は X1 および X3 とも,保持時間による大差はない。 250 および 300°C すなわちベイナイト生成温度範囲に 保持した場合は,時間を増す程その量を増加することは 前述の通りであるが,これにより残留オーステナイトを より安定化し,かつその残存量が多いため焼戻における $r \rightarrow \alpha$ 変化には膨脹も大きくまた Ar" 点を上昇するもの と思われる。また 200°C でも時間の長いものにこの傾 向を現わし,特に X3 は著しく,350°C でもその傾向 がみられる。すなわち X3 は X1 に比しベイナイトの生



----- 116 ------



低 W 高速度鋼の恒温変態処理と焼戻 Ar" 変態および切削耐久力について

1397



第33図 X1 および X3 の焼入温度より熱浴 600°C に 4 および 10 時間保持したも のゝ焼戻における熱膨脹曲線

焼

200

100

0

Fig. 33. Tempering Dilatation Curves of X1 and X3 Held for 4 hrs and



第36巻第9号

- 第34図 X1 の熱浴温度および保持時間と I∞ との関係(最高加熱温度 1,280°C)
- Fig. 34. Relations between Hot BathTemperature, Holding Time and I∞ of X1 (Max. Temp. 1,280°C)

1000 r

論

600

10 hrs Respectively in Hot Bath at 600° C after Quenched

400

戾 温

300

500 600

度(%)

成温度範囲が広くかつ変態速度が大である。また 600°C では前述のごとく保持時間を増す程Ar"点を低下しかつ マルテン化による膨脹も小さいが、これに関しさらに別 の試料を用い,600°Cに1時間焼戻した場合を調べた。 第33図は熱浴 600°Cに4および10時間保持後油冷した ものム熱膨脹曲線を示す。すなわちX1では4および10 時間のものともに約 250°C に Ar"点を生じ,前述に比 し r→a の変化が明瞭である。X3 は前述とほぼ同様で ある。したがつて X1 においては保持時間の影響がやや 現われているが、いずれにしても600°Cに長時間保持し たものは残留オーステナイトの少ないことがあきらかで ある。一方門間氏⁽²⁾⁽³⁾らは高速度鋼(C0.62%, Cr 4.26 %, W19.34%, V1.71%, Co11.12%) について, 1,300 °C から各種恒温浴に保持した場合の電気抵抗変化およ び磁気的変化を測定し,これにより恒温中の炭化物の析 出および γ→α の変化を研究されているが, この実験に よると熱浴 600°C に保持した場合は電気抵抗を逐次低 下し、炭化物の析出を示すが、磁気的変化では約16時 間まで変化なく, すなわちオーステナイトであり, γ→α の変化は起らないがそれ以上において曲線を次第に上昇 し、r→aの変化が徐々に進行しついあることを示してい る。すなわち炭化物の析出が相当程度進んで後、はじめ



第35図 X3の熱浴温度および保持時間と I∞ との関係(最高加熱温度 1,300°C)

Fig. 35. Relations between Hot Bath Temperature, Holding Time and I∞ of X 3 (Max. Temp. 1,300°C)

てオーステナイトはその安定度を減じついには $r \rightarrow \alpha$ の 変態を起すに至るといわれている。一方本研究結果より 思考すれば保持時間が 10 時間以内であるため恒温中で は炭化物の析出のみにして、 $r \rightarrow \alpha$ の変化は起っていな い。しかしいずれにしても炭化物の析出が恒温中にある とすれば油焼入のものに比して当然 $r \rightarrow \alpha$ の変化が大き く、したがつて常温では残留オーステナイトは少ないも

低 W 高速度鋼の恒温変態処理と焼戻 Ar" 変態および切削耐久力について

のと思われる。つぎに 250 および 300°C に現われた低 温の膨脹は,焼戻保持時間が短いためではないかと思わ れるもあまりあきらかではない。

(3) 熱浴温度および保持時間と I∞ との関係

前述と同様焼入温度より熱浴 100~600°C に急冷し, 各時間保持後油冷したものにつき弾動電流計法により飽 和磁気の強さ Ⅰ∞ を測定し、これより残留オーステナイ トの変化を調べた。第34図および第35図はその結果を示 す。なお完全焼鈍における値は X1, 1,230 および X3, 1,247 ガウスである。すなわち X1 の場合 100°C では 4時間のものはやゝ Ⅰ∞ を減少しているが大差はない。 200°C では逐次低下し、さらに 250 および 300°C では 急激に Ioo を減少する。すなわち残留オーステナイトを 増加することが知られる。また 350, 400 および 500°C の場合は前述と同様大差ないが、400°Cでは4時間のも のやや高く, 500°Cでは時間を増す程 I∞を上昇する傾 向を示す。しかして 600°C のものは保持時間を増す程 I∞ を著しく上昇することあきらかである。すなわち残 留オーステナイトを逆に減少する。また X3においても その傾向は前述とほぼ同様であるが、10時間では200°C のものが I∞ を最も低下する。また 250 および 300°C の場合は4時間で最低を示し、10時間ではむしろ上昇の 傾向にある。なおこれらの結果は前述の熱膨脹曲線とよ く一致する。また第36図および第37図はこれを600°Cに 1 時間焼戻した場合の測定結果を示す。すなわち X1の 場合焼戻により γ→α 変化を起し, 全般的に Ⅰ∞ を著し く上昇するが 250 および 300°C の場合 4 および 10 時 間のものは他に比し未だ低い。この温度に長時間保持し たものは前述のごとく残留オーステナイトは多くかつ安 定なるため, 焼戻を行つてもなお残存する量が大きいも のと思われる。またこれを2回焼戻した場合も測定した が I∞ はさらに上昇する。なお X3 においてもその傾 向は前者とほぼ同様である。 (4) 恒温中における保持時間と膨脹曲線との関係 つぎに簡易熱膨脹計(4)を用い, X1 について1,280°C の焼入温度から各恒温浴に投入し、そこに7時間保持中 の変化およびこれを空冷した場合の変化を測定した。第 38図はその結果を示す。ただし焼入後熱膨脹計にとりつ ける時間は5秒以内である。すなわち熱浴 100°C では 10 分以内で急激な膨脹が現われ γ→α の変化があきらか である。しかして 30 分附近までは比較的進行するが, それ以上7時間までは大差ない。また XY 軸より右の 曲線はこれが空冷の場合を示すが、約5分附近よりAr" 変態により逐次膨脹を示す。なお 15 時間後において調 べたが幾分上昇している。150°Cでは 30 分附近まで膨 脹が認められるが,その程度は前者に比しきわめて少な





1399

保持時間(カ)

- 第37図 X3 の 600°C 焼戻における熱浴温 度および保持時間と I∞ との関係
- Fig. 37. Relations between Hot Bath Temperature, Holding Time and *I*∞, of X3 when Tempered at 600°C



----- 119 ------

1400

論



- 第39図 熱浴に7時間保持および焼戻におけ る硬度 (焼戻 600°C×1h)
- Fig. 39. Relations between Austempered Hardness in Hot Bath for 7 hrs and Tempered Hardness for 1hr at 600°C after Austempered





第41図 X1の熱浴および保持時間と 575°C2回 繰返焼戻硬度との関係 (焼入 1,280°C)

Fig. 41. Relations between Holding Time in Hot Bath and Repeated Tempering Hardness at 575°C (X1, Oil Quench-

第40 図 X1, 1,280°C/600°C×7h 保持後空冷 ×400 Fig. 40. X1, 1,280°C/600°C×7h Air Cooled ×400

い。しかして空冷では2分附近より Ar" 変態を開始す る。また 200°C では6時間附近より僅かに膨脹がみら れるが, 空冷した場合はかなり著しい膨脹を示す。すな わち恒温中の変化が大きいもの程、空冷におけるそれは 小さいことが知られる。さらに 300°C の場合は 20 分附 近より著しい膨脹を示し、約3時間で終了する。それ以 上においてはほとんど変化を示さない。また空冷におい ては Ar" 変態は認められない。すなわちこの温度にお いては前述のごとくベイナイトの生成により残留オース テナイトはきわめて安定な状態にあり、冷却中に一次 Ar″変態すなわち r→α変化を起さないものと思われる。 したがつてこれを焼戻した場合は一次 Ar" 変態を生起 せるものに比し,多量の残留オーステナイトを有するた め,前述の熱膨脹曲線において著しい膨脹を示すものと 思われる。つぎに熱浴 600°C では7時間保持中にほと んど変化が認められなかつた。前述の門間氏の研究から は当然炭化物の析出により曲線はある程度収縮するもの と考えられるが、本結果ではあきらかでない。しかして

ed at 1,280°C)



第42図 X3の熱浴および保持時間と 590°C 2回 繰返焼戻硬度との関係 (焼入 1,300°C)

Fig. 42. Relations between Holding Time in Hot Bath and Repeated Tempering Hardness at 590°C (X3, Oil Quenched at 1,300°C)



1401

- 第43図 X1 の熱浴および保持時間と耐久切削時間 との関係 (焼入 1,280°C)
- Fig. 43. Relations between Hot Bath Temperature and Holding Time to Durability Time of Cutting of X1 (O.Q. 1,280°C)

空冷では4分附近から Ar" 変態を開始する。なお第39 図はこれが硬度および 600°C 焼戻の硬度を示す。また 第40図は熱浴600°Cに7時間保持後空冷したものゝ組織 を示す。すなわち7時間保持後の硬度は熱浴 600°C の ものが最も高く,300°C のものははるかに低い。一方焼 戻硬度は 300°C のものは著しく上昇するが,600°C の ものははじめの硬度よりむしろ低下の傾向にある。

(5) 熱浴温度および保持時間と耐久切削時間との関係

恒温処理した各種バイトを X1は 575°C および X3 は590°Cに2回繰返焼戻を行い,熱浴における保持時間 と耐久切削時間との関係を調べた。第41図および第42図 は2回繰返焼戻後の硬度を示す。すなわち X1の場合硬 度は保持時間によりほとんど変りなく,大体 Rc 64.5~

- 第44図 X3の熱浴および保持時間と耐久切削時間 との関係 (焼入 1,300°C)
- Fig. 44. Relations between Hot Bath Temperature and Holding Time to Durability Time of Cutting of X 3 (O.Q. 1,300°C)

65.0 である。また温度の影響もあまりみられない。X3 もほぼ同様の傾向を示しかつ硬度はX1に比しやや高目 の傾向にあるも大差ない。つぎに第43図および第44図は 切削試験結果を示す。すなわちX1において熱浴250お よび 300°C の場合を除いては各熱浴とも保持時間によ り、耐久切削時間はおゝむね変りないものと思われる。 一方 250°C では2時間の場合耐久力をやや減じ,それ 以上では逐次増加の傾向を示す。また 300°C では1時 間附近に凹を現わし、耐久力を減少するが、それ以上の 時間では増大する。しかし 10 時間のものはやや低下す る。これらの傾向はX3においてもほぼ同様であるが、 凹はX1に比しやや短時間側に現われている。また第45 図(次頁参照)はX3の熱浴温度と耐久切削時間との関 係を示す。ただし保持時間は 10 時間の場合である。す

----- 121 -----



- 第45図 X3の熱浴温度と耐久切削時間との 関係
- Fig. 45. Relations between Hot Bath Temperature and Cutting Durability Time of X 3



第46 図 X1, 1,280°C 油焼入 575°C 2 回焼戻 ×400

Fig. 46. X1, Oil Quenched at 1,280°C,

せしめるものと思われる。またこれらの試料について, 焼戻組織を調べたが,ほとんど差異は認められない。し かし 250 および 300°C に長時間保持したものは,5% 硝酸アルコールにより,他のものに比し腐蝕されにくい。 第46図および第47図は X1 について,1,280°C 油焼入 および 300°C に 10 時間保持したものの焼戻組織を示 す。すなわちベイナイト生成により残留オーステナイト をより安定化しかつその量も多く,したがつて焼戻抵抗 を大ならしめるためではないかと思考する。

なお以上の結果からその熱浴に保持する時間により耐 久力を低下せしめ、または高めることについてはベイナ イトの生成状態、残留オーステナイトの量および炭化物 の析出状態などに関係あるものと思われるが、本実験で はあきらかでなく今後の究明が必要である。また切削試 験結果についても、さらにこれを確認するため目下実験 中であり、これについては後報する。

[IV] 結 言

上述の結果を要約すればつぎのごとくである。
(1) 低 W 高速度鋼 X1 および Coを含む X3 について、熱浴温度および保持時間と焼戻 Ar″変態との関係,
I∞ の変化および耐久切削時間との関係を調べた。

Two Times Repeated Tempering at 575°C ×400



- 第47図 X1,1,280°C/300°C×10h→575°C 2回焼戻 ×400
- Fig. 47. Two Time Repeated Tempering at 575°C after Quenched from 1,280°C Austempered for 10 hrs at 300°C ×400

なわち 250 および 300°C のものが耐久力やや大で他は ほとんど変りない。一方従来の研究結果ではベイナイト 焼入のみでは切削性能が劣悪である⁽⁵⁾といわれまた著者 の一人が実験した結果においてもベイナイト生成温度に 恒温処理した場合は焼戻しても,切削性能を低下してい る。本実験においても短時間保持したものはこれと同様 の傾向を示すが,長時間のものはむしろ切削性能を向上 (2) 硬度は X1 および X3 とも, 熱浴 100~600°C においては 300°C の場合が最も低下する。また変態進 行速度は X1 に比し X3 の方大である。

(3) 熱浴 250 および 300°C に長時間保持したもの は, 焼戻における二次 Ar" 点を上昇しかつ $r \rightarrow \alpha$ 変化に よる膨脹が著しい。一方 600°C の場合は保持時間を増 す程, 逆に焼戻 Ar" 点を低下し, その膨脹程度も少な い。

(4) ベイナイト生成温度 250~300°C に保持したものは *I*∞ を著しく減少する。すなわち残留オーステナイトが多く,また 600°C では逆に *I*∞ を上昇する。

(5) 熱浴 250 および 300°C に長時間保持したもの は,切削性能を向上せしめる傾向にある。なおこれにつ いては確認のためさらに実験中である。

終りに臨み本研究遂行にあたり,切削試験その他に協 力された日立製作所安来工場冶金研究所の永島,西沼両 所員に対し,深謝の意を表する次第である。

参考文献

- (1) 小柴: 高速度鋼
- (2) 門間,樹村,平田: 日本金属学会誌 6 号 (1952)
- (3) 門間,樹村,平田: 日本金属学会誌 7 号 (1952)
- (4) 小柴, 菊田: 安来研報第578号 昭26.5

(5) 大和久: 金属1号 (1952)

