

~~~~~  
技術解說  
~~~~~

熱處理缺陷의 防止策

Preventions Against Defects on Heat Treatment of Steels

김 문 일

연세대학교 공과대학 금속공학과

1. 热處理缺陷의 区別

热處理에 의해 發生하는 缺陷에는 先天的인 것과 後天의인 것이 있다. 先天의인 것에는 設計不良, 素材缺陷과 같이 热處理技術者의 責任에 속하지 않는 것이 있으며 이들은 热處理技術만으로는 解決되지 않는 要因을 지니고 있다. 이에 反해 後天의인 것은 热處理技術의 不足 後加工技術 또는 使用上의 不注意에 기인하는 것으로서 이들은 热處理技術者나 使用者的 責任範圍에 있는 것이다. 이들을 表로 만든 것이 表 1이며 表 2는 热處理缺陷의 種類를 大別한 것이다.

이들중 致命의인 热處理缺陷으로서는 펜칭균열을 第 1

표 1. 热處理缺陷의 原因

缺陷의 原因		細 目 別
先 天 的	設計不良	斷面의 急變, 銳角, 펜치마크(Punchmark), 過大荷重
	素材缺陷	脫炭層, 非金屬介在物, 偏析, 炭化物의 分布, P 및 S의 過多, 加工材의 內部균열, 白點
後 天 的	热處理 技術不足	過熱, 펜칭溫度의 低下, 不均一加熱, 펜칭의 完全冷却, 不均一冷却, 早期引上 텁퍼링, 再펜칭, 魁쉬스케일(fish scale)侵炭, 脫炭, 어닐링不良(球狀化不良)
	後加工 技術의 不 足	研磨균열, 研磨연소(grinding burn), 研磨硬化, 酸洗, EDM 균열
使用上 不注意		設置, 應力過多集中, 热균열(使用溫度), 使用不注意, 덧살붙임

位로 들 수 있다. 이들은 再生이 不可能하며 製品은 폐기 처분할 수 밖에 없다. 第 2의 热處理缺陷은 펜칭變形이다. 이 缺陷도 대단히 까다로운 것으로서 精密 펜칭에서는 重要한 缺陷이 된다. 이에 對해 硬化균열, 텁퍼링균열, 어닐링脆性, 研磨균열, 酸化, 脱炭등은 빈도나 치명도에서 볼때 第 3位에 屬하는 것으로서 第 3의 热處理缺陷이라고도 한다. 表 3은 第 3의 热處理缺陷을 一括 表示한 것이다.

표 2. 热處理缺陷의 種類

热處理別	缺陷의 種類	
어닐링	軟化不充分, 어닐링脆性, 세멘타이트의 黑鉛化, 酸化, 脱炭, 過熱, 燃燒	
펜칭	펜칭균열, 펜칭變形, 硬化不充分, 硬化균열, 酸化, 脱炭, 時效균열, 過熱, 燃燒, fish scale	
通常의 인處理	템퍼링	템퍼링균열, 텁퍼링脆性, 過軟化
	深冷處理	深冷균열
	後處理	研磨燃燒, 研磨균열, 研磨硬化, 酸洗脆性, 鎏金脆性
表面硬 化處理	表面浸炭硬化	過脫炭, 异常組織, 浸炭균열, 內部酸化, 剥離
	窒化	白層, 剥離
	高周波 펜칭	硬化균열, 過熱

一般的으로 热處理缺陷은 热處理設備, 技術의 進步에 따라서 대단히 減少되어 가고 있다. 지금부터 약 10年前만 하더라도 热處理缺陷은 热處理部品層의 2~3%를 占有하고 있었으나 지금은 약 1%이하라고 한다. 이 약 1%의 热處理缺陷의 內譯을 살펴보면 훈칭균열 20~30%, 硬化얼룩 20~40%, 훈칭變形 40~50%이다.

热處理缺陷을 操作別로 分類하면 表 4 와 같다.

表 5는 热處理缺陷을 입장을 바꾸어서 分類한 것으로서 原因으로서는 變態, 應力, 析出, 化學反應의 4 가지에 기인되고 있다. 즉, 훈칭균열은 過冷오스테나이트의 마르텐사이트化에 의한 것으로서 變態가 主原因이며 深冷균열은 殘留오스테나이트의 마르텐사이트化에 의한 것으로서 훈칭균열의 연장으로 생각할 수 있다. 또한 急速加熱에 의한 텁퍼링균열은 마르텐사이트의 分解, 또는 트루스타이트(troostite)化때문이며 요컨대 研磨균열과 같다.

研磨燃燒는 마르텐사이트의 分解(트루스타이트化 또는 소르바이트(sorbite)化)에 의한 軟化이며 研磨균열은 이 때문에 發生하는 균열이다.

硬化얼룩은 마르텐사이트化가 不均一하게 일어났기 때문에 發生하는 것으로서 微細한 퀘라이트의 出現에 기인된다. 요컨대 이들 热處理缺陷은 變態 즉 組織의 變化에

표 3. 第 3의 热處理缺陷

種 别	細 部 內 容
脆 性	어닐링脆性, 텁퍼링脆性, 赤熱脆性, 青熱脆性, 低溫脆性, 水素脆性, 鍍金脆性, 酸脆性, 일카리脆性
硬 度	硬化얼룩, 硬化不良, 硬化不足, 과잉 텁퍼링, 不完全 훈칭
組 織	세멘타이트의 黑鉛化, 위드만스테텐組織(widmanstätten structure), 異常組織, 粗粒化, 粗粒化, 內部酸化, 帶狀組織, 菱鉛鱗片(fish scale), 灰色點, 白點, 過熱組織, 燃燒組織
表面層	酸化, 脫炭, 浸炭, 白層, 研磨燃燒, 剥離, 粒界腐蝕, 腐蝕균열, 부풀음, 스위팅(sweating), 鍍金不良, 黑色피막處理, 表面不良
技 術	T _A 및 T _G , 加熱 및 保持時間, 冷却方法, 冷却能과 硬化能, 質量效果, 形狀效果, 치수效果, 硬度와 硬化깊이, 残留應力, 残留오스테나이트
性 能	被折削性, 冷鍛性, 耐力性, 耐疲勞性, 耐衝擊性, 耐研磨性, 耐蝕性

표 4. 操作別에 따른 热處理缺陷

操作別	热處理缺陷 例
加熱方法의 잘못	酸化, 脫炭, 過熱, 燃燒, 텁퍼링균열, 텁퍼링脆性
冷却方法의 잘못	훈칭균열, 훈칭變形, 텁퍼링균열, 硬化얼룩, 어닐링脆性, 텁퍼링脆性, 深冷處理균열
취급잘못	研磨燃燒, 研磨균열, 酸洗脆性, 鍍金脆性

표 5. 热處理缺陷의 原因別 分類

缺陷 例	原 因
훈칭균열, 훈칭變形, 硬化얼룩, 텁퍼링균열, 時效균열, 時效變形, 研磨균열, 研磨燃燒, EDM 균열, 深冷處理균열	變態(組織變化)
훈칭變形	應力
템퍼링脆性 어닐링脆性	析出
鍍金脆性 酸化, 脫炭, 燃燒	化學反應

기인하는 缺陷이 된다. 특히 훈칭變形은 热應力 또는 變態應力에 의한 것으로서 스트레스가 原因이 된다. 텁퍼링脆性과 어닐링脆性은 다같이 結晶粒界에 炭化物이 析出하면서 일어나는 現象으로 소위 析出變化가 원인이 된다. 鐵金屬脆性은 發生期水素가 主要原因이며 酸化, 脫炭, 燃燒등의 缺陷은 酸素와의 化學反應에 의한 것이다.

以上에서 热處理缺陷에 관해 살펴보았으며 다음에는 热處理工程에 따른 즉 加熱 急冷處理 텁퍼링 및 後處理時의 缺陷과 그의 對策을 간단히 說明하기로 하자.

2. 加熱時의 缺陷과 그 對策

2-1. 結晶粒粗大화와 燃燒組織

炭素鋼 또는 合金鋼을 1100°C 이상으로 加熱하면 結晶粒은 粗大化하여 위드만스테텐組織으로 된다. 이와같은 過熱組織은 脆弱하고 韌性이 低下된다. 結晶粒은 硬化깊이에 비례하므로 部品의 特性을 고려하여 적정온도로 加

熱해야 한다. 過熱된 組織의 回復을 위해서는 過正溫度로 어닐링 또는 노말라이징을 한다. 完全한 回復을 위해서는 熱間加工과 組合하여 行하는 것이 좋다.

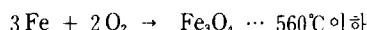
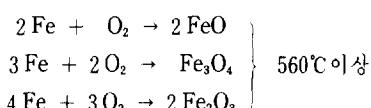
防止法으로는 過正한 加熱溫度를 지키는 일이며 Al, Si, Ti 또는 V 등의 合金元素를 添加하므로서 粗大化는 防止된다. 鐵鋼材를 酸化雰圍氣에서 1200°C 이상으로 加熱하면 粗大化된 結晶粒界가 選擇의으로 酸化되어 酸化物의 生成과 融解를 일으켜 加熱時 脆弱하게 되어 파괴된다. 이때의 組織이 燃燒組織이며 이의 回復은 不可能하다.

2-2. 酸化

鐵鋼材를 酸化雰圍氣에서 高溫加熱하면 다음과 같은 酸化性ガス의 酸化反應으로 스케일이 發生한다. 즉 酸素는 強한 酸化性ガス로서 空氣中에도 약 21%의 酸素가 含有되어 있으므로 酸化性ガス가 된다. 鐵鋼材를 加熱하는 酸化反應이 작은 560°C 이하에서는 青色 또는 紫色으로 着色되어 Fe_3O_4 를 生成하고 560°C 이상의 高溫에서 酸化反應이 심하면 스케일(黑色)과 脱炭을 일으킨다.

스케일은 보통 外側부터 Fe_2O_3 , Fe_3O_4 , 위스타이트($FeO+O_2$ 의 固溶體)의 3位層을 이루며 이 酸化層의 두께의 90% 이상이 위스타이트層이다. 또한 加熱生成후의 冷却에서 分解로 生成된 鐵의 작은 粒子와 Fe_3O_4 의 작은 粒子가 위스타이트層內에 散在한다.

鐵의 酸化反應은 다음과 같다.



酸素除去를 為해서는 工業的으로 變成法이 이용된다. 위의 反應은 스케일을 生成하고 이 스케일은 材料를 消耗시키고 또한 表面을 거칠게 하고 스케일이 生긴 그대로를 펜칭하면 硬化 얼룩, 酸化不足 혹은 펜칭균열 등이 發生한다.

스케일去除을 위해서는 酸素 또는 트볼라스트처리(Shot blast)를 한다. 酸化防止에는 真空, 不活性ガス 還元性 中性雰圍氣에서 加熱하거나 염욕상자, 금속상자(metal box)中에서 또는 鐵鋼의 切削粉 속에 장입하여 加熱한다. 低溫加熱의 경우라면 酸化防止塗料도 效果가 있다.

2-3. 脱炭

钢材의 脱炭은 酸化性雰圍氣, 濕氣 있는 水素, 劣化된 溶融鹽, 酸化鐵에 의해 進行되며 특히 不活性, 還元性, 中性雰圍氣라도 水分이 0.05% 이상 含有되면 심하게 나타난다. 또한 温度가 높을수록 脱炭은 용이해진다. 脱炭層에는一般的으로 퀘리아트가 生成되나 硬化能이 큰 鋼材 또는 冷却이 빠른 경우는 이를 判定하기가 어렵다. 이 缺陷은 酸化의 경우와 같이 不良의 原因이 되며 材料의 疲勞强度도 低下시킨다.

脱炭防止對策은 酸化의 경우와 거의 같으며 특히 水分의 存在는 雰圍氣中 또는 鹽浴中에서 현저히 脱炭을 促進시키므로 注意가 必要하다. 脱炭防止剤의 塗布도 有效하다. 그러나 鐵鋼의 切削粉의 加熱雰圍氣는 調節을 잘못하면 오히려 加炭되어 이 加炭이 지나치면 工具鋼 高合金鋼에서는 脆化, 殘留오스테나이트에 의한 軟化, 研削균열등이 發生한다.

2-4. 기타

加熱溫度, 時間의 不適正, 部品間溫度의 不均一, 加熱爐內의 温度의 不均一, 温度測定의 不正確, 物件의 支持方法의 不適切 등 加熱時의 設備, 設定條件 등 加熱條件의 不適正은 過熱, 硬度不足 펜칭균열, 힘變形(Warpage)등이 發生하므로 注意해야 한다.

3. 펜칭에 의한 缺陷과 그 對策

펜칭時 發生하는 펜칭균열과 變形은 热處理缺陷中 가장 많은 缺陷이며 現場에서 가장 問題가 되는 것이다. 이하는 이들에 관한 것이다.

3-1. 펜칭균열

펜칭균열의 原因은 急冷으로, 鋼材内外에 温度差가 生기므로 热應力이 發生하며 變態點이하의 温度에서는 變態에 의해 오스테나이트가 마르텐사이트로 될때 팽창에 의한 變態應力이 이와 併合된다.

이 热應力과 變態應力이 單獨으로 또는 復合되어 引張應力으로 되며 이 應力이 어느 限界值를 넘으면 균열이 發生하게 된다. 따라서 일반적으로 빨리 冷却되는 外部, 살이 얇은 部位, 코너(Corner)部等에 균열이 發生된다. 大型部材의 경우는 热應力으로 內部로부터 균열이 發生하는 경우도 있다. 따라서 펜칭균열防止를 為해서는 다음 事項을 留意해야 된다.

(1) 가능한한 低炭素合金鋼 또는 非金屬介在物 및 偏析

이 작은 材料를 選擇, 使用해야 한다.

- (a) 다음 그림과 같이 部品의 두께를 가능한 均一하게 할 것이며 두께의 急變을 피하고 모서리등에 R을 주고 捨穴에 따른 設計, 石綿 또는 볼트로 구멍을 막고 깊은 切缺部를 피할 것
- (b) 펜칭온도는 가능한한 낮게 할 것
- (c) S曲線에서 “코”部位까지는 急冷으로, M_s 點 이하는 徒冷
- (d) 펜칭직후에 반드시 텁퍼링할 것
(사정상 부득히 내일로 미루어야 할 경우는 끓는 물 속에서 예비 처리해 둘 것)

3-2. 硬化열록(Soft Spot)

펜 칭된 鋼材의 表面硬度에 不均一化가 일어나므로서 局部의로 硬化되지 않은 部分(軟化點)이 發生하는 것을 말한다. 이의 原因은 (a) 表面에 脫炭層이 생겼을때 (b) 펜칭온도가 不均一하여 一部에 오스테나이트와 체라이트의

共存區域에서 펜칭되었을 때 (c) 冷却의 不均一 (d) 化學成分의 偏析 (e) 冷却速度가 臨界冷却速度의 上部와 下部 中間에 있을 때 등이다.

이들의 防止法으로서는 다음 事項에 留意해야 한다.

- (a) 酸化, 脱炭의 防止, 酸化, 脱炭部分의 除去, 復炭處理를 한다.
- (b) 適當한 펜칭온도와 시간유지, 有效加熱帶內에서의 加熱과 部品의 適正유지
- (c) 冷却를 均一하게 하고 또한 빠르게 하기 为 해 搅拌의 强化, 스프레이펜칭, 10% 鹽水펜칭
- (d) 偏析이 없는 材料의 選擇
- (e) 硬化能과 冷却能을 고려한 鋼種의 選擇等

3-3. 硬度不足

여기서의 硬度不足은 硬化열록과 같이 硬度의 不均一化를 말하는 것이 아니라 全體의 硬度不足을 뜻하며 이의 原因과 對策은 硬化열록과 거의 同一하나 특히 注意해야

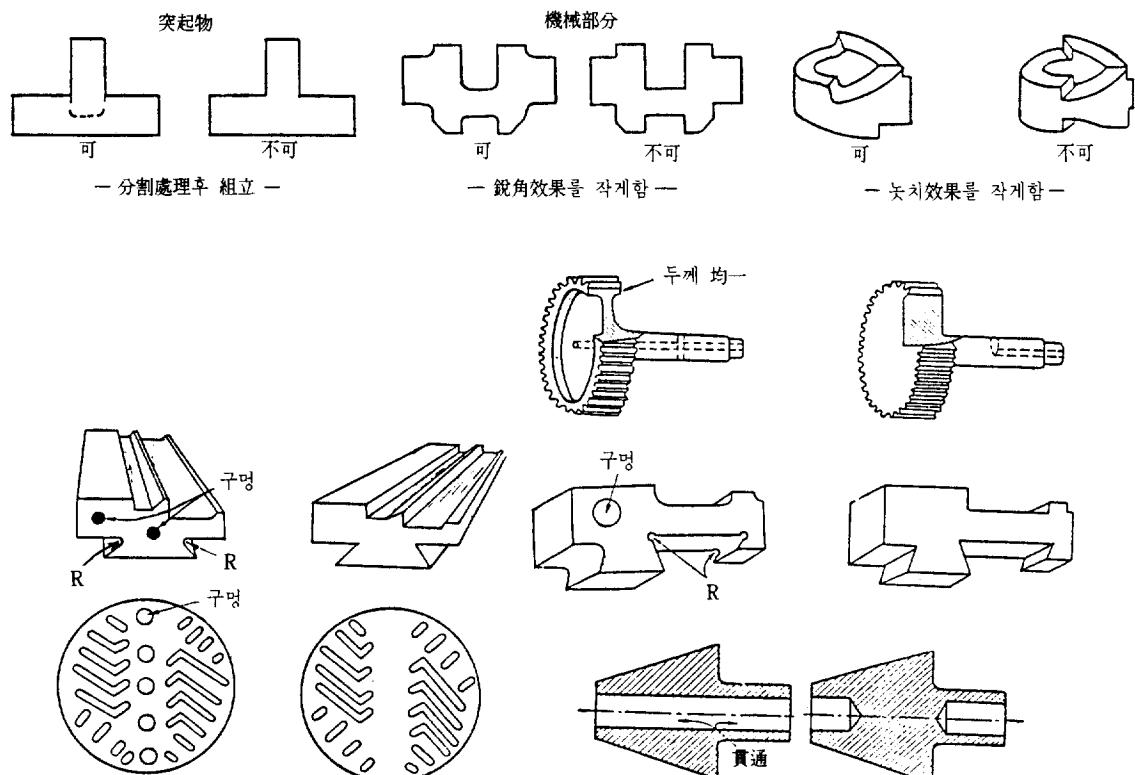


그림 1. 热處理에 의한 均一减少를 为한 設計 比較圖
(左측이 改良된 設計例)

할 點을 들어보면 다음과 같다.

- (a) 훈칭時의 冷却速度가 臨界冷却速度보다 빠르게 되면 化學成分, 치수(質量效果)와 冷却速度의 關係를 조사하여 冷却速度를 빠르게 하는 方法을 강구하거나 複雜한 形狀, 두께가 不均一할 때는 合金元素의 添加 등을 고려해야 한다.
- (b) 훈칭시작온도가 낮지 않도록 조심한다.
- (c) 粗大한 炭化物, 鋼狀炭化物이 存在할 때는 加工, 前處理에 의해 炭化物을 微細화 또는 球狀化시켜 준다.
- (d) 高炭素, 高合金鋼은 殘留오스테나이트가 나오기 쉬우며 量은 훈칭온도가 높을수록 많으며 또한 水冷보다 油冷의 경우가 많다. 따라서 深冷處理가 要求된다.

3-4. 脊變形(Warpage)

훈칭에 의한 變形 또는 치수變化를 훈칭變形이라 하며 이 變形中 길이 方向에 對해 直角方向으로의 變形을 힘變形(warpage)이라고 한다.

冷間加工으로 發生한 殘留應力의 解除, 部品의 內外의 温度差에 의한 热應力, 變態時의 張弛에 의한 變態應力이 併合하여 變形을 일으키게 된다. 특히 훈칭時는 急冷에 의한 組織變化가 있으므로 다른 热處理에 比해 크게 일어난다. 이에 對한 防止對策으로는 다음 事項을 지켜야 하겠다.

- (a) 水冷보다는 油冷, 油冷보다는 空冷이 可能한 鋼種을 選擇한다.
- (b) 均一한 冷却을 위해 軸類와 같이 긴 物件은 길이 方向으로 垂直하게 또는 回轉시키면서 훈칭한다. 噴料, 噴霧 훈칭, 프레스 훈칭, 롤 훈칭, 타임 훈칭, 마르 텁퍼링, 오스템퍼링을 행한다.
- (c) 適切한 冷却劑의 온도와 강한 搅拌을 행한다.
- (d) 훈칭 전의 어닐링
- (e) 脫炭層, 스케일의 除去
- (f) 急速加熱을 피할 것. 加熱時 自重에 의한 힘 또는 유지方法의 고려
- (g) 가능한 한 낮은 훈칭온도를 擇할 것
- (h) 變形이豫測될 경우에는 逆方向에 對한 弯曲을 미리 주거나 혹은 切削 여유를 줄 수 있는 加工을 한다.

3-5. 時效균열(Season Crack)

훈칭 또는 훈칭 후 텁퍼링한 鐵鋼材部品이 大氣中에 放

置하고 있는 동안에 發生하는 균열을 말하며 自然균열이라고도 한다. 대개의 原因은 殘留오스테나이트에 기인되며 Q.T(Quenching Tempering) 처리 후의 温度低下 또는 아주 약한 外力에 의해 殘留오스테나이트가 마르텐사이트化하여 引張應力이 限界值 이상으로 增加되었을 때 發生하며 壓縮殘留應力이 解消되었을 때 發生하는 경우도 있다. 對策으로는 훈칭直後, 適切한 텁퍼링 또는 徐冷處理와 텁퍼링을 併用하는 것이 좋다.

3-6. 時效變形(Season Distortion)

常溫에서 長期間 放置되는 동안에 치수 및 形狀이 變化되는 것을 말하며 經年變化라고도 한다. 이는 특히 게이지(gauge)나 베어링등에서 크게 問題가 된다. 훈칭한 상태로 部品을 常溫에 放置하면 急冷마르텐사이트로부터 ϵ 炭化物이 析出되어 收縮을 일으킨다. 高炭素鋼, 高合金鋼에서는 殘留오스테나이트가 徐徐히 마르텐사이트化하여 張弛하고 이어서 ϵ 炭化物의 析出로 收縮한다. 이의 防止對策으로서는

- (a) ϵ 炭化物의 경우는 150~200°C에서 충분히 텁퍼링 해준다.
- (b) 殘留오스테나이트의 경우는 350°C 이상에서 텁퍼링 한다. HRC 60 이상의 硬度가 必要한 경우는 徐冷處理와 殘留템퍼링을 반복시행한다.

3-7. 深冷균열

深冷處理를 훈칭의 延長으로 생각한다면 深冷處理에 의한 균열은 훈칭균열과 같이 생각할 수가 있다. 특히 周圍가 이미 組織的으로 마르滕사이트가 되어 있으므로 深冷處理로 殘留오스테나이트가 마르滕사이트化하면 이때의 張弛 때문에 周圍에 強한 引張應力を 일으켜 균열이 일어난다. 表面에 脫炭部分이 있고 引張應力이 存在하고 内部에 殘留오스테나이트가 있는 경우는 특히 深冷균열이 일어나기가 쉽다. 이때의 防止對策으로는

- (a) 훈칭前에 脫炭層의 除去, 또는 脫炭의 防止에 주력 한다.
- (b) 深冷處理前에 100°C의 텁퍼링을 行한다.
- (c) 深冷處理溫度부터의 升温을 水中 또는 湯中에서 行 한다.

4. 텁퍼링에 따른 缺陷과 그 對策

4-1. 텁퍼링균열(Tempering Crack)

이의 原因은 (a) 複雜한 形狀의 物件를 急速加熱하면 表

皮의 마르텐사이트는 텁퍼링에 의해 收縮하며 内部의 残留오스테나이트는 變態로 張창하여 균열을 일으킨다. (e) 텁퍼링에 의해 2次硬化를 일으키는 高速度鋼등을 텁퍼링 온도부터 急冷하면 急速한 마르텐사이트化로 균열이 發生한다. 특히 脱炭層이 있는 경우는 균열의 發生이 쉬워진다. (f) M_s 點이 낮은 高合金鋼의 경우 웨칭時 텁퍼링을 하면 未變態의 오스테나이트가 急速히 마르텐사이트화하므로 균열을 일으킨다. 이들에 對한 對策으로서는

(a) 천천히 加熱한다.

(b) 應力集中부가 적은 形狀으로 設計한다.

(c) 工具鋼등은 脱炭層의 除去, 텁퍼링 온도부터의 除去

(d) M_s 點이 낮은 高合金鋼은 되풀이하여 텁퍼링한다.

4-2. 텁퍼링脆性(Tempering Brittleness)

鋼材를 Q.T處理할 때 텁퍼링溫度 300°C와 500°C 부근에서 材料의 충격값이 減少하는 일이 있다. 이때 300°C의 현상을 低温tempting脆性 500°C의 현상을 高温tempting脆性이라 한다.

i) 低温tempting脆性

250~400°C의 텁퍼링에서 發生하는 脆性으로서 鋼중의 P, N는 脆性를 促進하나 Al, Ti 및 B는 이를 억제한다. Si를 1~2.5% 含有하고 있는 경우는 脆化가 高温側으로 이동하므로 250~350°C에서 텁퍼링을 必要로 하는 스프링鋼, 超高張力鋼에서는 Si를 多量 含有하고 있다. 防止對策으로서는 이 温度範圍의 텁퍼링을 피하거나 Al, Ti, 킬드鋼을 使用해야 한다.

ii) 高温tempting脆性

Mn, Cr, Ni 등을 含有하는 構造用鋼을 500~550°C에서 텁퍼링하면 텁퍼링후의 冷却速度에 關係없이 脆化가 심하게 일어난다. 또한 550°C以上에서 텁퍼링하면 텁퍼링後の 急冷材에서는 韌性이 높으나 徐冷材에서는 脆性이 나타난다. 여기서 前者를 1次tempting脆性, 後者를 2次tempting脆性으로 別區別하는 일도 있다. 550°C부근에서 텁퍼링하면 P, Sb 등이 舊오스테나이트粒界에 析出하므로 脆化되는 것으로 알려져 있으며 Cr, Mn, Ni는 이 析出을 促進하는가 하면 Mo는 P의擴散速度를 지연시키며 한편粒界에 存在하는 炭化物面積을 작게하므로 이 析出을 抑制하게 된다. 또한 550°C以上에서는 이 析出物을 固溶하므로 急冷으로 脆性가 나타나지 않으나 徐冷의 경우는 500°C 부근에서 다시 析出하므로 脆性가 나타난다.

이의 防止對策으로는 (a) 550°C 이상에서 텁퍼링後 急冷한다. 또한 2次 텁퍼脆性가 發生한 것은 550°C 이상으로 再加熱하여 急冷하면 回復된다. (b) 部品의 強度에서 550°C 이하의 텁퍼링이 必要할 때는 텁퍼링溫度를 낮추지 말고 텁퍼링時間은 짧게 한다. (c) 텁퍼링後 急冷이 不可能한 경우 또는 硝化處理등으로 600°C 이하에서 長期間加熱할 必要가 있을 경우는 0.15~0.5% Mo를 含有한 鋼種을 選擇하는 것이 좋다.

4-3. 텁퍼링時의 變形

웨칭時의 残留應力이 텁퍼링에 의해 除去되는 過程에서 形態變化가 나타난다. 따라서 残留應力이 큰 水冷, 특히 有心組織을 위한 웨칭의 경우에는 形態變化가 크며 残留應力이 작은 油冷에서는 작다. 그리고 空冷의 경우는 無視할 程度이다. 이의 防止對策으로는 (a) 热浴空冷 등으로 残留應力이 적은 웨칭 方法을 채택한다. (b) 프레스템퍼링을 한다. (c) 프레스, 롤 등으로 교정한다. (d) 변형이豫測된다면 變形量에 알맞은 加工을 미리 한다.

5. 後處理에 따른 缺陷과 對策

5-1. 研削균열(Grinding Crack)

鋼材를 웨칭한 狀態로든가 또는 150~180°C에서 텁퍼링한 것을 研削하면 균열이 發生하던가 균열의 發生이 없더라도 研磨燃燒으로 異狀磨耗를 일으키게 된다. 이들은 研削作業이 適當치 못하여 研削聲이 局部的으로 發生하여 이 热로 (a) 웨칭組織이 局部的으로 텁퍼링되어 이때의 收縮으로 周圍에서 引張力가 發生하여 균열이 일어난다. (b) 残留오스테나이트의 마르텐사이트化 또는 研削熱이 Ac_1 點이상으로 되어 表面層만이 다시 웨칭되는 現象으로 균열이 發生한다. (c) 加熱程度가 낮으면 Ac_1 點이하의 温度까지 올라가 텁퍼링되어 軟化層이 일어난다.

150°C前後의 热로 研削方向에 直角으로 平行線狀으로 생기는 균열을 第1種研削균열, 250~300°C의 热로 綱狀으로 0.1mm 깊이 정도로 發生하는 균열을 第2種研削균열이라고 한다. 이들의 防止策으로서는 (a) 研削前의 텁퍼링으로서 第1種균열에 대해서는 200°C前後, 第2種균열에 대해서는 300°C以上의 温度에서 充分히 해준다. (b) 研削時 研削熱이 發生하지 않도록 研削깊이를 짧게 하고 研削齒들의 周速度를 빨리하고 被研削物의 移送을 느리게 하면서 充分히 冷却시켜 준다. (c) 숫돌은 粒度가 粗大하고 軟한 것을 選擇한다. (d) 研削균열이 發生한 것은 다시 텁

퍼링하여 조심스럽게 再研削하면 除去할 수 있으나 깊은 균열의 것 또는 치수의으로 再研削 不可能한 것은 回復이不可能하다.

5-2. 水素脆性(酸洗脆性)

鋼材를 酸洗 또는 電氣鍍金을 施行하면 그 工程에서 發生한 水素가 鋼材內部에 吸收되어 韌性을 低下시키는 現象을 水素脆性이라 하며 防止對策으로는 150~190°C의 温度에서 長期間(6~20 Hr)加熱해준다.

5-3. 酸化(녹)

鋼材의 水分이 있으면 부식하면 빨간 녹(酸化鐵)을 만든다. 이 녹은 粗雜하고 附着力이 弱한 化合物이므로 時間이 經過함에 따라 內部로 進行하며 實用金屬中 가장 酸化되기 쉽다. 原因은 酸素와 水分으로 電解質인 물과 鐵 사이에 局部電解가 形成되어 $H_2O \rightarrow H^+ + OH^-$ 즉 물이 電離하여 陽極側은 $Fe \rightarrow Fe^{++} + 2e^-$, $Fe^{++} + 2OH^- \rightarrow Fe(OH)_2$ 로 反應하여 青色 녹인 水酸化第一鐵로 되나 水中의 溶存酸素가 물과 反應하여 $2Fe(OH)_2 + \frac{1}{2}O_2 + H_2O \rightarrow 2Fe(OH)_3$ 즉 빨간 녹인 水酸化第二鐵을 生成한다. 이들은 모두 吸濕性으로서 進行이 停止되지 않는다. 그러므로 이

들의 防止策으로서는 (a) 防鏽劑를 바른다. (b) 亜酸鹽 四三酸化鐵等의 化成處理 (c) 블루잉(bluing) (d) Zn, Sn, Ni 鑄金, (e) 金屬溶射 (f) Zn 片을 연결하는 陰極防蝕法 또는 外部에서 電流를 흘리는 電氣的防蝕 또는 外部에서 電流를 줄이는 電氣的防蝕法의 應用 (g) 耐候性高張力 스테인레스鋼의 使用 등을 行한다.

6. 結論

이상은 앞에서 言及한 바와같이 热處理工程에서의 加熱, 퀸칭, 텁퍼링 및 热處理에서 일어나는 缺陷과 그 對策을 文獻과 나의 지식을 綜合 간단히 적은 것이다. 實操業面에서 일어나는 여러가지 缺陷을 일일이 解釋하는 일은 어려우므로 이들에 關한 事項은 讀者나 現場技術者들이 原因分析을 철저히 하여 그 對策을 마련해야 할 것이다. 여기서 強調할 것은 热處理는 材料를 處理하는 것이 아니라 形狀과 크기를 지닌 部品을 處理한다는 것을 명심해야 하겠다. 그러므로 热處理技術이 要求되는 것이다. 여러분의 技術向上에 다소나마 도움이 되기를 기원하면서 이 글을 맺는 바이다.